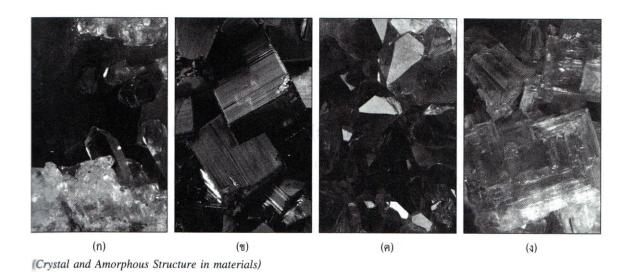
บทที่ 3

โครงสร้างของผลึก และอสัณฐานในวัสดุ



ของแข็งอาจจะจัดเป็นประเภทกว้าง ๆ ได้เป็น ของแข็งที่มีผลึกกับของแข็งสัณฐานของแข็งที่มีผลึก เนื่องมาจากการมีโครงสร้างของอะตอมโมเลกุลหรือไอออนเป็นระเบียบมีรูปร่างที่แน่นอนโลหะเป็นผลึก และ ประกอบด้วยผลึก หรือเกรน ที่ระบุแน่นอนเกรนนั้นมีขนาดเล็ก และเห็นไม่ชัดเจนเนื่องมาจากธรรมชาติของ โลหะมีลักษณะขุ่น (Opaque) ในแร่โดยทั่วไปจะขุ่นมัว ถึงใสและมีรูปร่างแน่นอนต่อไปนี้ เป็นภาพของแร่ที่ เป็นผลึกในธรรมชาติ เช่น (ก) Celestine เป็นแร่ที่อยู่ในรูป ของ ${\rm SrSO}_4$ ซึ่งมีสีฟ้า (Celestial color) (ข) Pyrite เป็นแร่ที่มีอยู่ในรูปของ ${\rm FeS}_2$ หรืออาจเรียกว่า ทองของคนโง่ (Fool's gold) เนื่องจาก ${\rm FeS}_2$ มีสีเหลือง เหมือนทองเหลือง (ค) amethyst ซึ่งเป็นพลอยสีม่วงอยู่ในรูป ต่าง ๆ กันของควอร์ท (Quartz ${\rm SiO}_2$) และ (ง) Halite หรือเรียกว่า Rock salt ซึ่งเป็นเกลือแกง (NaCl) ในทางตรงกันข้ามของแข็งที่เป็นสัณฐานจะไม่มีการ แข็งตัวเป็นผลึกที่มีการจัดตัวอย่างเป็นระเบียบ

วัตถุประสงค์ของการเรียนรู้

เมื่อนักศึกษาได้ศึกษาจนจบบทนี้แล้ว จะทำให้นักศึกษาสามารถ

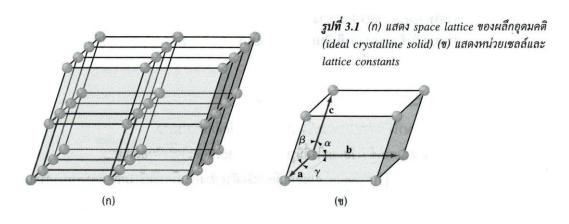
- 1. อธิบายได้ว่าวัสดุอะไรที่มีรูปร่างผลึกและวัสดุอะไรที่เป็นอสัณฐาน
- 2. เรียนรู้ว่าอะตอมหรือไอออนที่การจัดตัวอย่างไรในโครงสร้างผลึกและสามารถระบุได้ว่าของแข็ง นั้นเป็นผลึกอะไร
- 3. อธิบายความแตกต่างของ โครงสร้างอะตอม กับโคร้างผลึก สำหรับวัสดุที่เป็น ของแข็งได้

- 4. วินิจฉัยออกระหว่างโครงสร้างผลึกกับระบบผลึก (Crystal system)
- 5. อธิบายได้ว่าทำไมพลาสติกจึงไม่เป็นโครงสร้างผลึก 100%
- 6. อธิบายการมีภาวะพหุสัณฐาน (Polymorphism) หรือการมีอัญรูปหลายชนิดใน
- 7. คำนวณหาความหนาแน่นของโลหะที่มีโครงสร้างแบบ Body-centered และ Face-centered ของ โครงสร้างคิวบิก (cubic structures) ได้
- 8. อธิบายลักษณะเฉพาะ(Characteristic) ของวัสดุได้โดยใช้วิธีทางเอ็กซ์เรย์ดิฟแฟรคชั่น
- 9. เขียนบอกตำแหน่งของอะตอม, ดัชนีบอกทิศทาง (direction indices), ดัชนีมิลเลอร์ (Miller indices) ของผลึกคิวบิก (Cubic crystals) ระบุว่ามีโครงสร้างที่อัดกันแน่นของโลหะส่วนมาก มี 3 ชนิดอะไรบ้าง หาดัชนี Miller-Bravais ของโครงสร้าง hexagonal-closed packed และเขียน ทิศทางและระนาบในผลึกคิวบิกและเฮกซะโกนัล

3.1 สเปสแลตทิช (Space lattice) และหน่วยเซลล์ (Unit cells)

โครงสร้างทางกายภาพของ ๆแข็งที่เป็นวัสดุวิศวกรรมเป็นสิ่งที่มีความสำคัญ โดยเฉพาะอย่างยิ่งการ จัดตัวของอะตอม ไอออนหรือโมเลกุลที่เป็นองค์ประกอบของวัสดุนั้นและแรงของการเกิดพันธะระหว่างกัน และกันด้วย ถ้าอะตอมหรือไอออนของ ๆแข็งนั้นมีการจัดตัวเป็นแบบ (Pattern) ที่ซ้ำ ๆกันในลักษณะที่เป็น แบบสามมิติ เป็นของแข็งที่มีอันดับพิสัยยาว (long-rang order, LRD) และอ้างถึงการเป็นผลึกของแข็ง หรือ เป็นผลึกวัสดุ (crystalline material) ตัวอย่างของวัสดุที่เป็นผลึกได้แก่ พวกโลหะ โลหะผสม และ วัสดุพวก เชรามิก เป็นต้น ในทางตรงกันข้ามวัสดุที่เป็นผลึกบางชนิดอะตอม หรือ ไอออนของมันจะไม่มีการจัดตัวเป็น ลักษณะ Long-range หรือเป็นช่วง ๆและซ้ำกัน (repeatable manner) แต่จะเป็นลักษณะอันดับพิสัยสั้น (Short-range order, SRO) หมายความว่าอันดับของการเกิดกับอะตอมหรือโมเลกุลที่อยู่ใกล้ ๆกันทันที เท่านั้น ตัวอย่างเช่น น้ำที่เป็นของเหลว โมเลกุลของมันซึ่งมี 1 อะตอมของออกซิเจนเกิดพันธะโคเวเลนซ์กับ อะตอมของโฮโดเจน 2 อะตอม เป็นแบบอันดับพิสัยสั้น (Short-range order) และอันดับนี้จะหายไป เมื่อ โมเลกุลเกิดพันธะกันเป็นพันธะทุติยภูมิซึ่งเป็นพันธะที่ไม่แข็งแรง วัสดุที่จัดตัวเป็นแบบ SRO จัดว่าเป็น วัสดุ อสัณฐาน (amorphous) คือไม่มีรูปร่างผลึก (noncrystalline) คำอธิบายที่ละเอียดพร้อมตัวอย่างของคำว่า อสัณฐาน จะอยู่ที่หัวข้อ 3.12

การจัดตัวของอะตอมในผลึกแข็งนั้นสามารถอธิบายให้เข้าใจได้ง่าย ๆโดยใช้จุดตัดของเส้นโครงข่าย (Network) ใน 3 มิติแสดงถึงอะตอมโครงข่าย (network) เรียกว่า space lattice (ดูรูปที่ 3.1 (ก)) ซึ่ง ประกอบด้วยจุดต่าง ๆเรียงกันเป็นแถวใน 3 มิติ แต่ละจุดใน Space lattice จะถูกห้อมล้อมด้วยจุดอื่น ๆ ใน



Crystal system	Axial lengths and interaxial angles	Space lattice
Cubic	Three equal axes at right angles	Simple cubic
	$a = b = c$, $\alpha = \beta = \gamma = 90^{\circ}$	Body-centered cubic
		Face-centered cubic
Tetragonal	Three axes at right angles, two equal	Simple tetragonal
	$a \neq b \neq c$, $\alpha = \beta = \gamma = 90^{\circ}$	Body-centered tetragonal
Orthorhombic	Three unequal axes at right angles	Simple orthorhombic
	$a \neq b \neq c, \alpha = \beta = \gamma = 90^{\circ}$	Body-centered orthorhombic
		Base-centered orthorhombic
		Face-centered orthorhombic
Rhombohedral	Three equal axes, equally inclined $a = b = c$, $\alpha = \beta = \gamma \neq 90^{\circ}$	Simple rhombohedral
Hexagonal	Two equal axes at 120°, third axis at right angles	Simple hexagonal
	$a = b \neq c, \alpha = \beta = 90^{\circ},$	
	$\gamma = 120^{\circ}$	
Monoclinic	Three unequal axes, one pair not	Simple monoclinic
	at right angles	Base-centered monoclinic
	$a \neq b \neq c, \alpha = \gamma = 90^{\circ} \neq \beta$	
Triclinic	Three unequal axes, unequally inclined and none at right angles $a \neq b \neq c$, $\alpha \neq \beta \neq \gamma \neq 90^{\circ}$	Simple triclinic

ตารางที่ 3.1 การจำแนก space lattices ด้วยระบบผลึก

ลักษณะที่เหมือน ๆกันในผลึกอุดมคติ (Ideal crystal) ก็คือกลุ่มของ lattice points ซึ่งเป็นจุดตัดของโครงข่าย Space lattice แต่ละจุดจะบ่งบอกถึงตำแหน่งของอะตอมในหน่วยเซลล์ (unit cell) ที่ซ้ำ ๆกัน ซึ่งแสดงด้วยเส้น ทึบ (ดังรูปที่ 3.1~(n)) กลุ่มของอะตอมที่มีการจัดตัวแน่นอนเหมือน ๆกันซึ่งก็คือส่วนประกอบของ lattice points หรือ Motif สิ่งสำคัญที่ควรจะต้องระลึกไว้เสมอว่าอะตอมไม่ใช่ lattice Point เสมอไป ขนาดและรูปร่าง ของหน่วยเซลล์สามารถอธิบายได้โดย lattice vectors $3~\dot{\rho}$ 1 คือ a3, b4 และ b5 เจ็นมาจากมุมหนึ่ง ๆของหน่วยเซลล์ (ดังรูปที่ b6 เละ b7 เป็นหน่วยเซลล์ ความยาวของแต่ละด้าน a4, b6 และ b7 เรียกว่าค่าคงตัวแลตทิช (lattice constants) ของหน่วยเซลล์

3.2 ระบบผลึกและบราเวส์แลตทิช

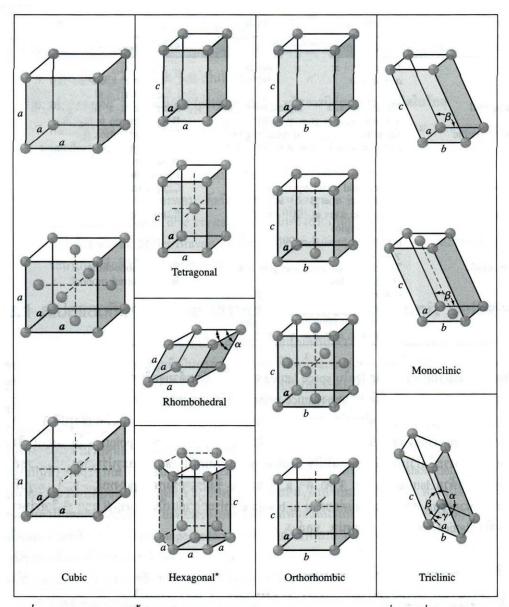
(Crystal Systems and Bravais Lattices)

ด้วยการกำหนดค่าเฉพาะของความยาวของด้านและมุมที่ด้านประกอบกันเป็นหน่วยเซลล์ออกมาเป็น แบบต่างๆกัน นักผลึกวิทยาได้แสดงให้เห็นว่า หน่วยเซลล์แบบต่างๆสามารถสร้างขึ้นได้มีเพียง 7 แบบ เท่านั้น ดังแสดงในตารางที่ 3.1

ในระบบผลึก 7 แบบนี้มีความแตกต่างในหน่วยเซลล์พื้นฐาน A.J. Bravais ¹ ได้แสดงให้เห็นว่าหน่วย เซลล์มาตรฐาน (Standard unit cells) 4 ชนิด คือ (1) ชิมเปิล (simple) (2)บอดีเซ็นเตอร์ (body-centered) (3) เฟสเซ็นเตอร์ (face-centered) และ (4) เบสเซ็นเตอร์ (Base centered)

ในระบบคิวบิก (Cubic system) ยังมีหน่วยเซลล์ได้อีก 3 ชนิดคือ Simple cubic, body-centered cubic และ face centered cubic ในระบบออร์โทรอมบิก (orthorhombic system) จะมี 4 ชนิด ระบบเททระ โกนัล(Tetragonal system)มี 2 ชนิดคือ simple และ body- centered ระบบโมโนคลินิก(Monoclinic system)

¹August Beauvais (1811-1863) เป็นนักผลึกวิทยาชาวฝรั่งเศสได้เสนอการจัดตำแหน่งของจุดใน spaceได้14 แบบ

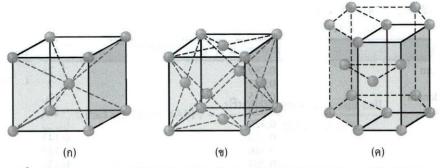


รูปที่ 3.2 แสดงหน่วยเซลล์ทั้ง 14 ชนิด ตาม Bravais กำหนดจุดแสดง lattice points ซึ่งจะอยู่ที่ด้านหรือมุมของหน่วยเซลล์ และจะต้องต่อกับหน่วยเซลล์อื่นๆที่เหมือนกัน (After W.G. Moffatt, G.W. Pearsall, and J. Wulff, "The structure and Properties of Materials", Vol.1: "Structure", Wiley, 1964, p.47)

มี 2 ชนิดคือ simple และ base-centered ส่วนระบบรอมโบฮีดรัล (rhombohedral system) ระบบเฮกซะโกนัล (Hexagonal system) และระบบไตรคลินิก (triclinic system) จะมีอย่างละ 1 ชนิด ดังแสดงตารางที่ 3.1

3.3 ความสำคัญของโครงสร้างผลึกของโลหะ

ในบทนี้จะได้กล่าวอย่างละเอียดถึงความสำคัญของโครงสร้างผลึกของธาตุต่าง ๆ ที่เป็นโลหะ และใน บทที่ 10 จะได้กล่าวถึงความสำคัญของโครงสร้างผลึกที่เป็นพวกไอออร์นิกและพวกโคเวเลนซ์ซึ่งเกิดขึ้นกับ พวกวัสดุเซรามิก



รูปที่ 3.3 หน่วยเซลล์หลักของโครงสร้างผลึกของโลหะ (ก) body-centered cubic (ข) face-centered cubic (ค) hexagonal close-packed

โดยทั่วไปโลหะประมาณ 90% เมื่อเวลาแข็งตัวจะตกผลึกซึ่งส่วนมากจะเป็น Body-centered cubic (BCC) (รูปที่ 3.3(ก)), face- centered cubic (FCC) (รูปที่ 3.3(ข)) และ Hexagonal close-packed (HCP) (รูปที่ 3.3(ค)) สำหรับโครงสร้างของ Hexagonal close-packed จะมีความหนาแน่นมากกว่า โครงสร้างปกติของ Hexagonal เพราะเมื่อเวลาตกผลึกของโลหะ ส่วนมากจะมีการปล่อยพลังงานออกมา มากกว่า ทำให้อะตอมเข้าไปใกล้กันมากขึ้น พันธะก็จะแข็งแรงขึ้นด้วย ดังนั้นโครงสร้างแบบนี้จะมีความเสถียร มากขึ้น

ความจริงแล้วหน่วยเซลล์ของผลึกโลหะดังแสดงรูปที่ 3.3 มีขนาดเล็กมาก เช่น Body-centered cubic ของหน่วยเซลล์เหล็กที่อุณหภูมิห้องมีขนาด 0.287 × 10⁻⁹ m หรือ 0.287 nm ดังนั้นถ้านำหน่วยเซลล์ของ เหล็กบริสุทธิ์มาจัดเรียงให้เป็นแถว ใน 1มิลลิเมตร จะมีจำนวนเซลล์เรียงกันอยู่

$$1 \text{ mm} \times \frac{1 \text{ unit cell}}{0.287 \text{ nm} \times 10^{-6} \text{ mm/nm}} = 3.48 \times 10^{6} \text{ unit cells}$$
(1 nanometer = 1 nm = 10^{-9} meter)

ในการตรวจสอบการจัดตัวของอะตอมในโครงสร้างชองผลึกหลักของหน่วยเชลล์ ให้คิดว่าอะตอมของ ธาตุในโครงสร้างผลึกนั้นมีลักษณะเป็นทรงกลมแข็ง ระยะห่างระหว่างอะตอม (Interatomic distance) ในผลึก ทราบได้จากการทดลองทาง X-ray diffraction analysis ตัวอย่างเช่น ระยะห่างระหว่างอะตอม 2 อะตอมของ อะลูมิเนียมที่ 20° C เป็น 0.2862 nm รัศมีของอะตอมคิดว่าเป็นครึ่งหนึ่งของระยะทางระหว่างอะตอม หรือ 0.143 nm ดังแสดงในตารางที่ 3.2, 3.3 และตารางที่ 3.4

3.3.1 โครงสร้างผลึก Body-Centered cubic (BCC)

โลหะที่มีโครงสร้างเป็นแบบ BCC ดังรูปที่ 3.4 จะเห็นได้ว่าอะตอมที่อยู่ตรงกลางถูกล้อมรอบด้วย อะตอมข้างเคียง 8 อะตอมด้วยกันเรียกว่าอะตอมที่อยู่ตรงกลางมีโคออร์ดิเนชัน นัมเบอร์ (Coordination number) เท่ากับ 8

การหาความสัมพันธ์ระหว่างค่าคงตัวแลตทิช (a) กับรัศมีของอะตอม (R) ดูรูปที่ 3.5

ใน 1 unit cell จะมีจำนวนอะตอมอยู่ =
$$1 + \left(8 \times \frac{1}{8}\right) = 2$$
 อะตอม $a\sqrt{3} = 4R$

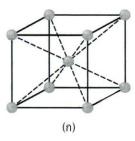
lattice constant หรือ cell constant = a

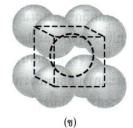
$$\therefore \qquad a = \frac{4R}{\sqrt{3}} \tag{3.1}$$

อุณทา	มทยา	
โลหะ	ค่าคงตัวแลตทิช a (nm)	รัศมีอะตอม <i>R*</i> (nm)
Chromium	0.289	0.125
Iron	0.287	0.124
Molybdenum	0.315	0.136
Potassium	0.533	0.231
Sodium	0.429	0.186
Tantalum	0.330	0.143
Tungsten	0.316	0.137
Vanadium	0.304	0.132

ตารางที่ 3.2 แสดงค่าคงตัวแลตทิชและรัศมีอะตอมของโลหะบางชนิดที่มีโครงสร้างแบบ BCC ที่

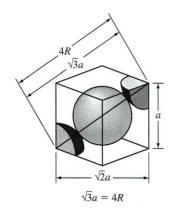
^{*} คำนวณจากค่า lattice constants โดยใช้สมการ (3.1) $R = \sqrt{3} \frac{a_4'}{4}$







รูปที่ 3.4 แสดง Bodycentered cubic unit cell (ก) อะตอมในหน่วยเซลล์ (ข) ทรงกลมแข็งของอะตอมใน หน่วยเซลล์ (ค) หน่วยเซลล์ที่ แยกออกมา



รูปที่ 3.5 เป็น BCC หน่วยเซลล์แสดง ความสัมพันธ์ระหว่าง lattice constant และรัศมีอะตอม (R)

ตัวอย่างที่ 3.1

เหล็กที่ 20°C มีโครงสร้างเป็น BCC และมีรัศมีอะตอม 0.124 nm จงคำนวณหาค่าคงตัวแลตทิช (a) ของเหล็ก

วิธีทำ จากรูปที่ 3.5 สมการที่ 3.1 $a = \frac{4R}{\sqrt{3}}$

$$a = \frac{4R}{\sqrt{3}}$$

ในที่นี้เหล็กมีรัศมี = 0.124 nm

$$\therefore \qquad a = \frac{4(0.124 \, \text{nm})}{\sqrt{3}} = 0.2864 \, \text{nm}$$

Atomic Packing factor (APF) เป็นการคำนวณหาแฟกเตอร์ของปริมาตรที่อะตอมเข้าไปบรรจุใน Unit cell

ถ้าคิดว่าอะตอมมีลักษณะเป็นทรงกลม ปริมาตรที่อะตอมเข้าไปบรรจุใน Unit cell สามารถคำนวณหา ได้จากสมการ

Atomic Packing factor (APF) =
$$\frac{\sqrt{\$}$$
มาตรของอะตอมใน unit cell $\sqrt{\$}$ มาตรของ unit cell (3.2)

ตัวอย่างที่ 3.2

จงคำนวณหา atomic Packing factor (APF) ของ unit cell ที่เป็น BCC โดยถือว่าอะตอมเป็นทรงกลม วิธีทำ จากสูตรในสมการที่ (3.2)

$$(APF) = \frac{\sqrt{5}$$
มาตรของอะตอมใน unit cell
 $\sqrt{5}$ มาตรของ unit cell

ถ้าอะตอมมีรัศมี ใน 1 unit cell มี 2 อะตอม

∴ ปริมาตรของอะตอม
$$V_{atoms} = 2 \times \frac{4}{3} \pi R^3$$
 $= 8.373 R^3$ ปริมาตรของ unit cell $V_{unit cell} = a^3$ $= \left(\frac{4R}{\sqrt{3}}\right)^3$ $= 12.32 \ R^3$ ∴ APF ของ BCC unit cell $= \frac{8.373 R^3}{12.32 R^3} = 0.68$

นี่แสดงว่าใน BCC unit cell 68% ของปริมาตรจะบรรจุอะตอมและเหลือที่ว่างอยู่เพียง 32% ถ้าเราแยกหน่วยเซลล์ออกมาเป็นทรงกลมเดี่ยว เราจะได้รูปแบบดังแสดงที่ 3.4 (ค) แต่ละเซลล์ เหล่านี้จะมี 2 อะตอมเหมือนกันต่อหนึ่งหน่วยเซลล์ อะตอมหนึ่งจะเป็นทรงกลมสมบูรณ์อยู่ตรงกลางของ

ตารางที่ 3.3 แสดงค่าคงตัวแลตทิชกับรัศมีอะตอมของโลหะบางชนิดที่มีโครงสร้างแบบ FCC ที่ อุณหภูมิห้อง (20°C)

โลหะ	ค่าคงตัวแลตทิช a (nm)	รัศมีอะตอม R* (nm)
Aluminum	0.405	0.143
Copper	0.3615	0.128
Gold	0.408	0.144
Lead	0.495	0.175
Nickel	0.352	0.125
Platinum	0.393	0.139
Silver	0.409	0.144

^{*} คำนวณจากค่าคงที่แลตทิชโดยใช้สมการที่ 3.3 $R = \sqrt{2}a/4$

121/01/2015	ค่าคงตัวแลตทิซ (nm)		รัศมีอะตอม	c/a	% deviation
โลหะ	а	с	R (nm)	อัตราส่วน	from ideality
Cadmium	0.2973	0.5618	0.149	1.890	+ 15.7
Zinc	0.2665	0.4947	0.133	1.856	+ 13.6
Ideal HCP				1.633	0
Magnesium	0.3209	0.5209	0.160	1.623	-0.66
Cobalt	0.2507	0.4069	0.125	1.623	-0.66
Zirconium	0.3231	0.5148	0.160	1.593	-2.45
Titanium	0.2950	0.4683	0.147	1.587	-2.81
Beryllium	0.2286	0.3584	0.113	1.568	-3.98

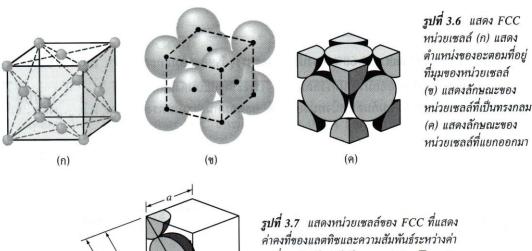
แสดงค่าคงตัวแลตทิช รัศมีอะตอมและอัตราส่วนของ c/a ของโลหะชนิดต่างๆที่มี สตรโครงสร้างเป็น HCP ที่คณหภูมิห้อง (20°C)

หน่วยเซลล์ ส่วนอีก 8 ชิ้นจะอยู่ที่มุมของหน่วยเซลล์รวมกันแล้วก็จะเป็นหนึ่งหน่วยอะตอม ดั้งนั้นจะเห็นว่าใน 1 หน่วยเซลล์จะมี 2 อะตอมคือ 1 อะตอม (ตรงกลาง) กับอีก $8 imes \frac{1}{8}$ ที่มุม

3.3.2 โครงสร้างผลึกแบบ Face-Centered Cubic (FCC)

เมื่อพิจารณาจากหน่วยเซลล์ FCC ดังรูป 3.6(ก) ในหน่วยเซลล์นี้จะมีหนึ่ง Lattice point อยู่ที่มุม ของรูปลูกบาศก์ (Cube) และจะอยู่ที่จุดกึ่งกลางของด้านรูปลูกบาศก์อีก 1 อะตอม ดังแสดงในรูปที่ 3.6(ข) อะตอมจะเข้าไปบรรจุกันแน่นในโครงผลึก FCC เท่าที่จะเป็นไปได้ Atomic packing factor (APF) ใน โครงสร้างนี้จะมีค่า 0.74 เมื่อเทียบกับโครงสร้าง BCC ซึ่งไม่บรรจกันแน่นจะมีค่า 0.68 เท่านั้น

ใน FCC หน่วยเซลล์ดังแสดงในรูปที่ 3.6 (ค) อะตอมจะเข้าไปบรรจุแน่นกว่าคือในหน่วยเซลล์จะมี อะตอม ถ้าไปบรรจุ 4 อะตอมอีก 8 ชิ้น ที่มุมรวมกันเป็นอีก 1 อะตอม $(8 imes \frac{1}{2} = 1)$ และอีก 6 ชิ้นของครึ่ง อะตอมที่อยู่ด้านข้างของรูปลูกบาศก์รวมกันเป็นอีก 3 อะตอม ดั้งนั้นจำนวนอะตอมทั้งหมดจึงเป็น 4 อะตอม ดังรูปที่ 3.7 ดังนั้นความสัมพันธ์ระหว่างความยาวของด้าน a กับรัศมีอะตอม R จึงมีค่าเป็นสมการที่ (3.3)



 $\sqrt{2}a = 4R$

คงที่แลตทิชกับค่ารัศมีอะตอม (R), $\sqrt{2}a = 4R$

$$a\sqrt{2}$$
 = $4R$ หรือ a = $\frac{4R}{\sqrt{2}}$

APF ของโครงสร้างผลึก FCC มีค่า 0.74 ซึ่งมากกว่า APF ของ BCC ซึ่งมีค่า 0.68 โลหะอีกหลาย ชนิด เช่น อะลูมินัม ทองแดง ตะกั่ว นิกเกิล และเหล็กที่ทำให้อุณหภูมิสูงขึ้น (จาก 912 ถึง 1394°C) จะมี โครงสร้างผลึกเป็น FCC ดังแสดงในตารางที่ 3.3

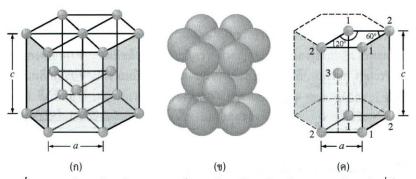
3.3.3 โครงสร้างผลึกแบบเฮกซะโกนัลโครส-แพค (HCP)

โครงสร้างผลึกของโลหะที่พบมากอีกชนิดหนึ่งเป็นชนิดที่สาม คือ เฮกซะโกนัลโครส-แพค(HCP) ดัง แสดงในรูปที่ 3.8(ก) และ (ข) โลหะเวลาแข็งตัวเป็นผลึกแบบเฮกซะโกนัลธรรมดา ดังแสดงในรูปที่ 3.2 เพราะค่า APF จะต่ำเกินไป อะตอมสามารถรักษาให้มีพลังงานต่ำและเสถียรกว่าโดยการเกิดโครงสร้างเป็น HCP ดังแสดงในรูปที่ 3.8(ข) APF ของ HCP จะมีค่า 0.74เหมือนกับโครงสร้างผลึกของ FCC ผลึกทั้งสอง ชนิดนี้อะตอมจะบรรจุกันแน่นเท่าที่จะบรรจุได้และแต่ละอะตอมจะถูกห้อมล้อมด้วยอะตอมอื่นอีก 12 อะตอม โครงสร้างผลึกนี้จึงมีค่าจำนวนโคออร์ดิเนชั่นเป็น 12 (Co-ordination number of 12) ความแตกต่างในการ บรรจุของอะตอมของโครงสร้างผลึก FCC และ HCP จะได้กล่าวอีกครั้งในหัวข้อที่ 3.8 ในหน่วยเซลล์ของ HCP จะมีจำนวนอะตอม 6 อะตอม คือ ตรงกลาง 3 อะตอม + ตรงมุม ($\frac{1}{6}$ x 6 x 2 อะตอม) + ด้านบนและ

ด้านล่าง ($\frac{1}{2}$ x 2 อะตอม) รวมเป็น 3+2+1 อะตอม ค่า c/a ratio มีค่าเท่ากับ 1.633 (ดูตารางที่ 3.4)

หน่วยเซลล์ของ HCP ที่แยกออกมาเดี่ยว ๆ เรียกว่า เซลล์ดั้งเดิม (primitive cell) ดังรูป 3.8 (ค) อะตอมที่อยู่ที่ตำแหน่ง "1" ในรูปที่ 3.8 (ค) จะมีเพียง $\frac{1}{6}$ ของอะตอมในหน่วยเซลล์ อะตอมที่อยู่ที่ตำแหน่ง "2" จะมีเพียง $\frac{1}{2} \times 2$ ของอะตอมในหน่วยเซลล์ ดังนั้นอะตอมที่อยู่ที่มุมทั้ง 8 ของหน่วยเซลล์รวมกันแล้วจะมี ค่าเพียง 1 อะตอม (4($\frac{1}{6}$) +4($\frac{1}{12}$) =1) อะตอมที่อยู่ที่ตำแหน่งที่ "3" ซึ่งอยู่ตรงกลางของหน่วยเซลล์ แต่ ถ้าเราต่อเซลล์ออกไป จำนวนอะตอมที่อยู่ภายใน *HCP หน่วยเซลล์จะมีค่าเท่ากับ 2 (1 อยู่ที่มุมต่าง ๆ และ 1 อะตอมอยู่ตรงกลาง)

[*ในตำราบางเล่มหน่วยเซลล์ของ HCP แสดงในรูป 3.8(ก) ซึ่งเรียกว่าเซลล์ใหญ่กว่า (Larger cell) ในกรณีนี้จะพบว่าหนึ่งหน่วยเซลล์จะมี 6 อะตอมเพื่อความสะดวกและง่าย หน่วยเซลล์จริง ๆ แสดงในรูป 3.8 (ค) ด้วยเส้นทึบ เมื่อกล่าวถึงเรื่องทิศทางและระนาบของผลึกจะใช้ผลึกแบบ larger cell]



รูปที่ 3.8 แสดงโครงสร้างผลึก HCP (ก) เป็นแผนผังของโครงสร้างผลึก (ข) แสดงโครงสร้างที่เป็น hard sphere ของหน่วยเซลล์ (ค) เป็นหน่วยเซลล์ที่แยกออกมาเดี่ยว

อัตราส่วนของความสูง C ของผลึก HCP ต่อความกว้างของฐาน a (basal side) เรียกว่าอัตราส่วน c/a (ดังรูป 3.8(ก)) ค่าอัตราส่วนของ c/a สำหรับ ideal HCP crystal ที่บรรจุแน่นจะมีค่า 1.633 จากตาราง ที่ 3.4 ซึ่งเป็นรายการของธาตุสำคัญ ๆที่มีโครงสร้างเป็น HCP และค่าของอัตราส่วน c/a ในตารางนี้มีธาตุ แคดเมียมและสังกะสีมีอัตราส่วน c/a สูงกว่าอุดมคติ (ideality) แสดงว่าอะตอมที่อยู่ในโครงสร้างนี้ ทำให้ ความยาวของด้าน c ยาวกว่าปกติเล็กน้อย ส่วนธาตุแมกนีเซียม โคบอลท์ เซอร์โคเนียม ไทเทเนียมและเบอริล เลียมมีค่า c/a น้อยกว่าอุดมคติ ดังนั้นอะตอมของธาตุเหล่านี้จะมีการอัดแน่นมากขึ้นเล็กน้อยตามแกน c (caxis) นั่นคือ ธาตุที่มีโครงสร้างเป็น HCP ตามตารางที่ 3.4 จะมีค่าเปลี่ยนแปลงไปเล็กน้อยจากโครงสร้างใน อุดมคติ

ตัวอย่างที่ 3.3

จงคำนวณปริมาตรของ Unit cell ของผลึกสังกะสีจากข้อมูลต่อไปนี้ สังกะสีบริสุทธิ์รูปร่างผลึกเป็น HCP ซึ่งมี lattice constants, $a=0.2665~\mathrm{nm}$ และ $c=0.4947~\mathrm{nm}$

วิธีทำ ปริมาตรของสังกะสี HCP unit cell สามารถหาได้จากพื้นที่ฐานคูณด้วยความสูง (ดังรูปที่ 3.9) พื้นที่ ฐานคือ พื้นที่ของ ABDEFG (ดูรูปที่ 3.9 (ก) และ (ข)) พื้นที่ทั้งหมดประกอบด้วยพื้นที่รูปสามเหลี่ยม ABC เท่ากัน 6 อัน (ดูรูปที่ 3.9 (ค))

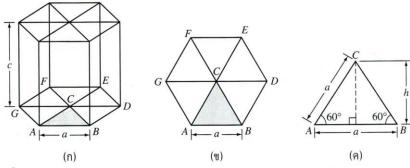
พื้นที่รูปสามเหลี่ยม ABC =
$$\frac{1}{2}$$
 x ฐาน x สูง = $\frac{1}{2}$ (a) (a sin 60°) = $\frac{1}{2}$ a² sin 60°

∴ จากรูปที่ 3.9 (ข) พื้นที่ทั้งหมดของฐาน HCP =
$$6 (\frac{1}{2} a^2 \sin 60^\circ)$$

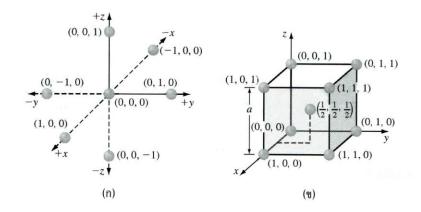
= $3a^2 \sin 60^\circ$

จากรูปที่ 3.9 (ก)

∴ ปริมาตรของสังกะสี HCP unit cell = (3a² sin 60°) (c)
 = (3) (0.2655 nm)² (0.8660)(0.4947) nm
 = 0.0913 nm³



รูปที่ 3.9 แสดงไดอะแกรมสำหรับคำนวณหาปริมาตรของ HCP unit cell (ก) เป็น HCP unit cell (ข) เป็นฐานของ HCP unit cell (ค) เป็นรูปสามเหลี่ยม ABC ที่แบ่งจากฐานของ unit cell



รูปที่ 3.10 (ก) แสดงแกนที่ ตั้งฉากของ x, y และ z สำหรับบอกตำแหน่งของ อะตอมในหน่วยเซลล์คิวบิก (ข) แสดงตำแหน่งของอะตอม ในหน่วยเซลล์คิวบิก

3.4 ตำแหน่งของอะตอมต่าง ๆในหน่วยคิวบิก

การบอกตำแหน่งของอะตอมต่าง ๆในหน่วยเซลล์คิวบิก เราใช้แกนตั้งฉากซึ่งกันและกันเป็น แกน x, y และ z

ในวิชาผลึกวิทยา (Crystallography) แกน x ที่เป็นบวกจะเป็นแกนที่มีทิศทางออกมาจากกระดาษ แกน y ที่เป็นบวกเป็นแกนที่มีทิศทางไปทางขวาของกระดาษ แกน z ที่เป็นบวกเป็นแกนที่มีทิศทางขึ้นไป ข้างบน (ดูรูปที่ 3.10) แต่ถ้ามีทิศทางตรงข้ามจากที่กล่าวมาแล้วจะมีทิศทางเป็นลบ

ตำแหน่งของอะตอมในหน่วยเซลล์แสดงด้วยระยะทางตามแกน x, y และ z (ดังรูปที่ 3.10 (ก)) ตัวอย่างตำแหน่งโคออร์ดิเนตสำหรับอะตอมในหน่วยเซลล์ BCC ดังแสดงในรูปที่ 3.10(ข) ตำแหน่งของ อะตอมอยู่ที่มุมทั้ง 8 ของหน่วยเซลล์ BCC เป็นดังนี้

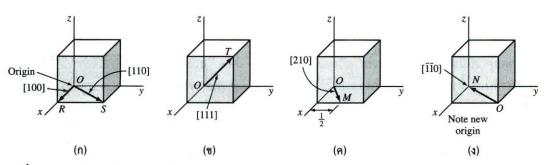
$$(0,0,0)$$
 $(1,0,0)$ $(0,1,0)$ $(0,0,1)$ $(1,1,1)$ $(1,1,0)$ $(1,0,1)$ $(0,1,1)$

อะตอมที่อยู่ตรงกลางจะมีตำแหน่งโคออร์ดิเนต ($\frac{1}{2}$, $\frac{1}{2}$) ในบางครั้งเพื่อความง่ายจะมีอะตอม อยู่เพียง 2 อะตอม ใน BCC ที่มีตำแหน่งเฉพาะคือตำแหน่ง (0, 0, 0) และ ($\frac{1}{2}$, $\frac{1}{2}$, $\frac{1}{2}$) ส่วนตำแหน่งที่ เหลืออื่น ๆก็คงจะกำหนดได้ในทำนองเดียวกัน ตำแหน่งของอะตอมในหน่วยเซลล์ FCC ก็สามารถกำหนดได้ เช่นเดียวกัน

3.5 ทิศทางในหน่วยเซลล์คิวบิก

เราจะพบเสมอ ๆว่าการบอกตำแหน่งของอะตอมในโครงสร้างผลึก แล้วบางครั้งยังมีความจำเป็นที่ จะต้องบอกทิศทางของตำแหน่งในแลตทิชด้วย เพราะมีความสำคัญต่อสมบัติของโลหะและโลหะผสม ถ้าการ จัดตัวของอะตอมในผลึกเปลี่ยนแปลง สมบัติจะเปลี่ยนแปลงไปด้วย สำหรับผลึกรูปคิวบิก ค่าดรรชนีทิศทาง (direction indices) ซึ่งเป็นองค์ประกอบเวกเตอร์ของทิศทาง (vector components of the direction) ซึ่งได้ จากการติดตามแกนของโคออร์ดิเนตแต่ละแกน แล้วทำให้เป็นเลขลงตัวน้อยๆ

ในหน่วยเซลล์คิวบิกการเขียนไดอะแกรม เพื่อแสดงเวกเตอร์บอกทิศทาง ให้เริ่มต้นจากจุดเริ่มต้น (Origin) ซึ่งตามปกติจะอยู่ที่มุมของเซลล์คิวบิก จนกระทั่งให้ผ่านด้าน (ดูรูปที่ 3.11) ตำแหน่งโคออร์ดิเนต ของหน่วยเซลล์ที่เวกเตอร์ผ่านนั้น ทำให้เป็นตัวเลขที่ลงตัวน้อย ๆจะได้ค่าดรรชนีทิศทาง (direction indices) ให้เขียนดรรชนีทิศทางลงในวงเล็บ เช่น [100] โดยไม่มีเครื่องหมายคอมมา (,)



รูปที่ 3.11 แสดงทิศทางในหน่วยเซลล์คิวบิก

ตัวอย่างเช่น ตำแหน่งโคออร์ดิเนตของเวกเตอร์ทิศทาง OR (ตามรูปที่ 3.11(ก)) ซึ่งเวกเตอร์นี้จะ ออกจากรูปเหลี่ยมที่โคออร์ติเนต (1,0,0) ดังนั้นดรรชนีทิศทางของเวกเตอร์ทิศทาง OR เขียนได้เป็น [100] ตำแหน่งโคออร์ดิเนตของเวกเตอร์ทิศทาง OS (ดูรูปที่ 3.11(ก)) คือ(1,1,0) ดังนั้นดรรชนีทิศทาง OS คือ [110] ในทำนองเดียวกันเวกเตอร์ทิศทาง OT (รูปที่ 3.11(ข)) คือ (1,1,1) และดรรชนีทิศทาง OT คือ [111]

ตำแหน่งโคออร์ดิเนตของเวกเตอร์ทิศทาง OM คือ $(1,\frac{1}{2},0)$ (ดังรูปที่ $3.11(\rho)$) แต่เวกเตอร์ ทิศทางต้องเป็นเลขจำนวนเต็มจึงต้องเอา 2 เข้าไปคูณดรรชนีทิศทาง OM จึงกลายเป็น $2(1,\frac{1}{2},0)=[210]$ ตำแหน่งโคออร์ดิเนตของเวกเตอร์ทิศทาง ON (รูปที่ 3.11(v)) คือ (-1,-1,0) เมื่อเขียนดรรชนีทิศทางให้ เอาเครื่องหมายลบ (-) ไปใส่ไว้ข้างบนของเลขดรรชนีทิศทาง เป็น $[1,\frac{1}{2}]$ สิ่งต้องควรระวัง คือ การเขียน ทิศทาง ON ให้อยู่ในรูปลูกบาศก์ต้องมีการเปลี่ยนจุดเริ่มต้นเสียใหม่ เพื่อให้เขียนเวกเตอร์ทิศทางได้ (ดังรูปที่ 3.11(v)) เขียนเวกเตอร์ทิศทางให้ดูตัวอย่างเพิ่มเติมที่ตัวอย่าง 3.4

ตัวอักษร u,v,w จะใช้เขียนแทนดรรชนีทิศทางของ x y และ z เป็น [uvw] สิ่งที่ควรทราบอีกอย่าง หนึ่งก็คือเวกเตอร์ทิศทางที่ขนานกันและไปในทิศทางเดียวกัน จะมีค่าดรรชนีทิศทางเหมือนกัน เราเรียก ทิศทางเหล่านั้นว่าเป็น Crystallographic equivalent และให้เขียนเป็น <> เช่น

$$[100], [010], [001], [0\bar{1}0], [00\bar{1}], [\bar{1}00] \equiv <100>$$

ซึ่งเป็นทิศทางที่ไปยังมุมของลูกบาศก์ (Cubic edge direction) equivalent direction เรียกว่า indices of family หรือ form หรือทิศทางที่อยู่ในฟอร์ม <110>

[110], [101], [011], [110], [101], [011], [110], [101], [011], [110], [011] ถ้าเป็น Cubic body diagonal จะเป็น <111> และ Cubic face diagonal เป็น <110>

สรุป การหาทิศทางในหน่วยเซลล์คิวบิก สามารถทำได้ดังนี้ การหาดรรชนีทิศทางจากทิศทางที่กำหนดให้

- 1. ให้ใช้ระบบโคออร์ดิเนตหาโคออร์ดิเนตของ 2 จุด ที่อยู่ในทิศทางที่กำหนด
- 2. ให้ใช้โคออร์ดิเนตของหัวลูกศรลบด้วยโคออร์ดิเนตของหางลูกศรจะได้ค่า lattice parameters
- 3. ทำให้ตัวเลขที่ได้จากผลลบเป็นตัวเลขลงน้อย ๆ
- 4. เขียนตัวเลขนั้นไว้ในวงเล็บ [] โดยไม่มีเครื่องหมายจุลภาค (,) ถ้าตัวเลขที่ได้ติดลบ ให้เขียนเส้น เล็ก ๆไว้เหนือตัวเลขนั้น จะได้ดรรชนีทิศทาง

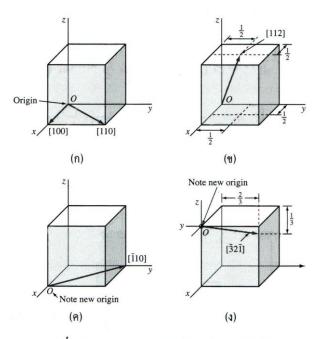
ตัวอย่างที่ 3.4

จงเขียนเวกเตอร์ทิศทางในหน่วยเซลล์คิวบิก ต่อไปนี้

- (ก) [100] และ [110]
- (v) [112]
- (A) [110]
- (3) [321]

วิธีทำ

- (ก) หาตำแหน่งโคออร์ดิเนตของทิศทาง [100] คือ (1,0,0) แล้วเขียนลูกศรบอกทิศจากจุด origin (0,0,0) ไปยังตำแหน่ง (1,0,0) ดังรูป 3.12 (ก) หาตำแหน่งโคออร์ดิเนตของทิศทาง [110] คือ(1,1,0) แล้วเขียนลูกศรบอกทิศทางจากจุด origin (0,0,0) ไปยังตำแหน่ง (1,1,0) จะได้เวกเตอร์ทิศทาง (1,1,0)
- (ข) หาตำแหน่งโคออร์ดิเนตของทิศทาง [112] ให้หารดรรชนีทิศทางก่อนด้วย 2 เพราะตำแหน่ง โคออร์ดิเนตจะเกิน 1 ไม่ได้ คือต้องอยู่ใน cubic cell ดังนั้นตำแหน่งโคออร์ดิเนตจะเป็น ($\frac{1}{2}$, $\frac{1}{2}$, 1) ให้ เขียนเวกเตอร์ทิศทางจากจุด origin ไปยังตำแหน่ง โคออร์ดิเนต ($\frac{1}{2}$, $\frac{1}{2}$, 1) ดังรูป 3.12 (ข)
- (ค) หาตำแหน่งโคออร์ดิเนตของทิศทาง [110] ได้เป็น (-1, 1, 0) เมื่อมีเครื่องหมายลบ ดั้งนั้นจุด origin (0,0,0) ต้องย้ายใหม่ให้มาอยู่มุมล่างด้านซ้ายมือของ cubic cell เพื่อตำแหน่งของ x เป็น -1 จะเขียน ได้ดังรูป 3.12 (ค)
- (3) หาตำแหน่งโคออร์ดิเนตของทิศทาง $[\overset{-}{3}\overset{-}{2}\overset{-}{1}]$ ได้โดยหารดรรชนีทิศทางด้วยค่าที่มากที่สุดคือ 3 เสียก่อนเพื่อให้อยู่ใน cubic cell จะได้โคออร์ดิเนตเป็น $(-1,\,\,\frac{2}{3}\,,\,\,-\frac{1}{3}\,)$ ดังนั้นจะต้องย้ายจุด origin ใหม่ให้ ไปอยู่มุมซ้ายด้านบนเพื่อให้เขียนค่าโคออร์ดิเนตของตำแหน่ง x=-1 และ $z=-\frac{1}{3}$ ได้ดังรูปที่ 3.12 (ง)



รูปที่ 3.12 แสดงเวกเตอร์ทิศทางในหน่วยเซลล์คิวบิก

ตัวอย่างที่ 3.5

จงหาค่าดรรชนีทิศทางของทิศทางในรูปลูกบาศก์ที่แสดงอยู่ในรูปที่ EP 3.5 (ก)

วิธีทำ

 $\frac{1}{2}$ อีที่ 1 หาจุด Origin ใหม่โดยการเลื่อนลูกศรให้จุดเริ่มต้นไปอยู่ที่มุมและปลายลูกศรจะต้องไม่ออกนอกรูป ลูกบาศก์โดยให้ถือว่า ทิศทางที่ขนานกันจะมีดรรชนีทิศทางเหมือนกัน เมื่อได้จุด origin แล้ว หาโคออร์ดิเนต ของเวกเตอร์ทิศทางใหม่ นั่นคือจะได้ $x=-1,\,y=1,\,z=-\frac{1}{6}$ ดังรูป EP 3.5 (ข) แล้วทำให้เป็นเลขจำนวน เต็มโดยคูณด้วย 6 จากโคออร์ดิเนต $(-1,\,1,\,-\frac{1}{6})$ จะได้ดรรชนีทิศทางเป็น $[\,\bar{6}\,\,\bar{6}\,\,\bar{1}\,\,]$

<u>วิธีที่ 2</u> เป็นวิธีหาดรรชนีทิศทางง่าย ๆคือ

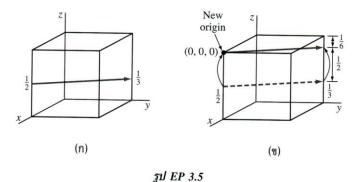
- 1. หาตำแหน่งโคออร์ดิเนตของจุดเริ่มต้นและปลายลูกศรให้ได้เสียก่อน ซึ่งจะได้เวกเตอร์ทิศทางระหว่าง โคออร์ดิเนต $(0,1,\frac{1}{3})$ กับ $(1,0,\frac{1}{2})$
- 2. ให้เอาโคออร์ดิเนตของหัวลูกศรลบด้วยโคออร์ดิเนตของของหางลูกศรคือ

$$(0,1,\frac{1}{3}) - (1,0,\frac{1}{2}) = (-1,1,-\frac{1}{6})$$

3. ทำให้เป็นเลขจำนวนเต็มโดยคูณด้วย 6

$$6(-1, 1, -\frac{1}{6}) = -6, 6, -1$$

4. ดรรชนีทิศทางจะได้เป็น [661]

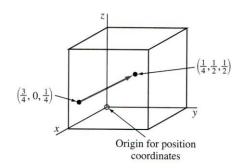


ตัวอย่างที่ 3.6

จงหา Direction indices ของ cubic direction ระหว่าง coordinates $(\sqrt[3]{4},0,\sqrt[1]{4})$ กับ $(\sqrt[1]{4},\sqrt[1]{2},\sqrt[1]{2})$ ดัง 5ป EP 3.6

วิธีทำ

- 1. เมื่อทราบ Coordinates แล้ว นำมาลบกันคือ ($\frac{1}{4}$, $\frac{1}{2}$, $\frac{1}{2}$) ($\frac{3}{4}$, 0, $\frac{1}{4}$) = ($-\frac{1}{2}$, $\frac{1}{2}$).
- 2. ทำให้เป็นจำนวนเต็ม โดยคูณด้วย $4(-\frac{1}{2}, \frac{1}{2}, \frac{1}{4}) = -2,2,1$
- 3. direction indices เป็น [2 21]



ฐป EP 3.6

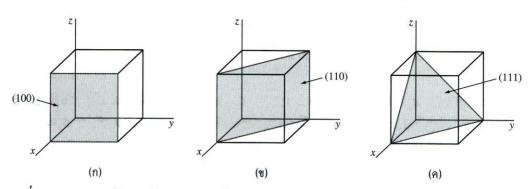
3.6 ดรรชนีมิลเลอร์ของระนาบผลึกในหน่วยเซลล์คิวบิก

ในบางครั้งเรามีความจำเป็นที่จะต้องกล่าวถึงระนาบแลตทิช (lattice planes) ที่เฉพาะของอะตอมใน ผลึกหรือบางครั้งเรามีความสนใจที่อยากทราบการจัดระนาบหรือกลุ่มของระนาบในผลึกอย่างหนึ่ง ทำให้ต้องรู้ ระนาบของผลึก (Crystal plane) ของโครงสร้างผลึก ซึ่งกำหนดให้เป็นค่าดรรชนีมิลเลอร์ ค่าดรรชนีมิลเลอร์ ของระนาบของผลึกนี้ หมายถึงเศษส่วนกลับ (reciprocal) ของจุดที่ระนาบไปตัดแกน x, y และ z ใน cubic unit cell

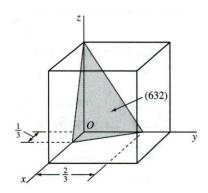
วิธีหาดรรชนีมิลเลอร์ (Miller indices)

- 1. เลือกระนาบที่ไม่ผ่านจุด origin (0,0,0)
- 2. หาจุดที่ระนาบตัดแกน x, y, z จุดตัดอาจเป็นเศษส่วนได้
- 3. ทำเป็นเศษส่วนกลับ โดยเอาไปหาร 1 (reciprocals)
- 4. ทำให้ผลหารเป็นจำนวนเต็มที่ลงตัวน้อย ๆ
- 5. ให้เขียนค่าที่ได้ไว้ใน () โดยไม่มีเครื่องหมายจุลภาค (,) จะได้ Miller indices ซึ่งเป็นค่า เดียวกับค่า (h k l)

รูปที่ 3.13 แสดงถึงระนาบของโครงสร้างผลึกคิวบิกที่มีความสำคัญที่สุด 3 ระนาบ เริ่มต้นให้ พิจารณาระบบที่มีสีเข้ม ตามรูป 3.13 (ก) ซึ่งระนาบนี้จะตัดแกน x,y และ z ที่ $1,\infty,\infty$ ตามลำดับ เมื่อทำให้



รูปที่ 3.13 แสดงครรชนีมิลเลอร์ของระนาบของผลึกคิวบิก



รูปที่ 3.14 แสดงระนาบของผลึกคิว บิก (632) ซึ่งมีจุดตัดแกนเป็นเศษส่วน

เป็นเศษส่วนกลับ (Reciprocals) จะได้ผลลัพธ์เป็น 1,0,0 นั่นคือระนาบนี้มีค่าดรรชนีมิลเลอร์เป็น (100) ให้ อ่านว่าระนาบหนึ่ง-ศูนย์-ศูนย์ สำหรับระนาบที่สอง รูปที่ 3.11 (ข) ระนาบจะตัดแกน x,y และ z ที่ 1,1 และ ∞ เมื่อทำให้เป็นเศษส่วนกลับจะได้ 1,1,0 ค่าดรรชนีมิลเลอร์ของระนาบนี้เป็น (110) และระนาบที่ 3 ตามรูป 3.11(ค) ระนาบจะตัดแกน x,y และ z ที่ 1,1 และ 1 ระนาบนี้จึงมีค่าดรรชนีมิลเลอร์เป็น (111)

ถ้าพิจารณาระนาบของผลึกคิวบิกตามรูปที่ 3.14 จะเห็นว่าระนาบตัดแกน x,y และ z ที่ $\frac{1}{3},\frac{2}{3}$ และ z ตามลำดับ

เมื่อทำเป็นเศษส่วนกลับโดยเอาไปหาร 1 จะได้จุดตัดเป็น 3, $\frac{3}{2}$ และ 1 แต่ค่าดรรชนีมิลเลอร์ต้อง เป็นเลขจำนวนเต็ม จึงต้องคุณด้วย 2 ทำให้ค่าดรรชนีมิลเลอร์เป็น (632)

ถ้าระนาบของผลึกที่พิจาณานั้นผ่านจุดเริ่มต้น (origin) ดังนั้นจะมีจุดตัดอันหนึ่งหรือหลายจุดตัดเป็น ศูนย์ได้ ระนาบนั้นจะต้องย้ายไปที่ยังตำแหน่งเป็นที่สมมูล (equivalent) กันในหน่วยเซลล์เดียวกันและระนาบ ยังจะต้องขนานกันกับระนาบเดิม ระนาบที่มีระยะห่างกันเท่ากันและขนานกัน จะมีดรรชนีมิลเลอร์เท่ากัน ถ้า ระนาบที่ equivalent กันของระบบผลึกหนึ่งเราเรียกว่า planes of family หรือ form ดรรชนีของระนาบหนึ่ง ของ family ให้เขียนเป็น {hkl} เพื่อแสดงดรรชนีของ family ที่ระนาบสมมาตรกัน (symmetrical planes) เช่น ดรรชนีมิลเลอร์ของ cubic surface planes (100), (010) และ (001) จะเขียนเป็น family planes หรือ form ได้เป็น {100}

ตัวอย่างที่ 3.7

จงเขียนระนาบของผลึกในหน่วยเซลล์คิวบิก

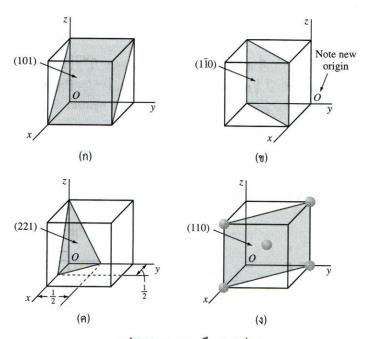
ก. (101) ข. ($1\,\overline{1}\,0$) ค. (221) ง. เขียนระนาบ (110) ที่ผ่านอะตอมใน BCC และบอก โคออร์ดิเนตของอะตอมที่ระนาบตัดมาด้วย

วิธีทำ

- ก. จาก Miller indices (101) หาจุดตัดแกน x, y, z ของระนาบโดยทำเศษส่วนกลับจะได้เป็น $\frac{1}{1},\frac{1}{0},\frac{1}{1}=1,\,\infty,\,1$ จะเขียนระนาบได้เป็นรูป a คือระนาบตัดแกน x = 1, z = 1 และขนาน กับแกน y หรือ ตัดแกน y ที่ ∞ (ดังรูป a)
- ข. เศษส่วนกลับของ Miller indices $(1\,\bar{1}\,0)$ จะได้เป็น $\frac{1}{1}, -\frac{1}{1}, \frac{1}{0}=1, -1, \infty$

นั่นคือระนาบนี้ตัดแกน $x=1,\,y=-1$ ขนานกับแกน z ดังรูป (ข) y=-1 จึงต้องมีการเปลี่ยน จุด origin (ดังรูป ข) ไปทางขวาด้านหลังของผลึก

- ค. เศษส่วนกลับของ Miller indices (221) จะได้เป็น $\frac{1}{2}$, $\frac{1}{2}$, $\frac{1}{1}$ = $\frac{1}{2}$, $\frac{1}{2}$, 1 นั่นคือระนาบนี้ตัดแกน $x = \frac{1}{2}$ $y = \frac{1}{2}$ z = 1 จะได้ดังรูป (ค)
- ง. หาจุดตัดของระนาบ (110) โดยทำเศษส่วนกลับได้เป็น $\frac{1}{1},\frac{1}{1},\frac{1}{0}=1,1,\infty$ นั่นคือระนาบนี้ตัดแกน x=1 , y=1 ขนานกับแกน z ตำแหน่งของอะตอมที่ระนาบตัดคือจุด ดำซึ่งมี coordinates (1,0,0), (0,1,0), (1,0,1), (0,1,1) และ $\frac{1}{2},\frac{1}{2},\frac{1}{2}$ (ดังรูป ง)



รูป EP 3.7 แสดงถึงระนาบต่างๆ

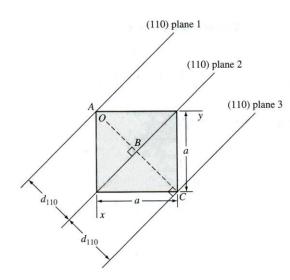
ความสัมพันธ์ที่สำคัญของระบบผลึกคิวบิกเท่านั้น คือดรรชนีทิศทางของทิศทางที่ตั้งฉากกับระนาบ ของผลึกที่มีค่าดรรชนีมิลเลอร์เหมือนกันกับระนาบ ตัวอย่างเช่น ทิศทาง [100] จะตั้งฉากกับระนาบของผลึก (100)

ในโครงสร้างที่เป็น Cubic system ระหว่างระนาบ (interlunar spacing) ที่อยู่ใกล้กันและขนานกันจะ มีค่า Miller indices เหมือนกัน และกำหนดให้เป็น d_{hki} เมื่อ h k l เป็น Miller indices ของระนาบดังแสดงใน รูปที่ 3.15

ตัวอย่างเช่น ระยะห่างระหว่าง (110) ระนาบ 1 และระนาบ 2 d_{110} ตามรูป 3.15 คือระยะ AB เช่นเดียวกัน ระยะห่างระหว่าง (110) ระนาบ 2 และระนาบ 3 คือ d_{110} หรือระยะ BC ในรูป

จากเลขคณิตง่าย ๆสามารถแสดงให้เห็นว่าโครงสร้างผลึกคิวบิก

$$d_{hkl} = \frac{a}{\sqrt{h^2 + k^2 + l^2}} \tag{3.4}$$



รูปที่ 3.15 แสดง Top view ของ cubic unit cell ที่มีระนาบ (110) 3 ระนาบ ขนานกัน ระยะระหว่างระนาบจึงเขียนเป็น d_{II0} เหมือนกัน

เมื่อ

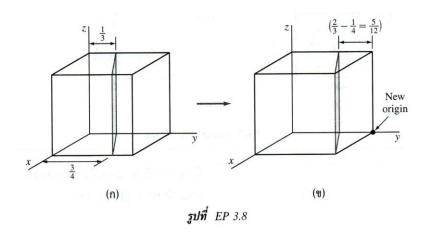
 d_{hkl} = ระยะระหว่างระนาบที่อยู่ติดกันและขนานกัน มีค่าดรรชนีมิลเลอร์เป็น $h,\ k$ และ l

a = เป็นค่าคงที่แลตทิช (lattice constant) (ความกว้างจากขอบถึงขอบของรูปลูกบาศก์)

h, k, l = ดรรชนีมิลเลอร์ของระนาบคิวบิก (cubic planes)

ตัวอย่างที่ 3.8

จงหาค่าดรรชนีมิลเลอร์ของระนาบในผลึกรูปลูกบาศก์ที่รูป EP 3.8 ก



วิธีทำ ย้ายระนาบที่ขนานกับแกน z ไปทางขวาตามแกน y อีก $\frac{1}{4}$ ดังรูป 3.8 ข จนระนาบนี้ ตัดแกน x = 1 และมุมขวาข้างล่างเป็นจุด origin ใหม่ แล้วหาจุดตัดของระนาบกับแกน y และ z จะได้ดังนี้คือระนาบจะตัดกับ แกน x = 1

$$y = -\left(\frac{2}{3} - \frac{1}{4}\right)$$
$$= -\frac{5}{12}$$
$$z = \infty$$

คูณด้วย 5 ทำให้เป็นจำนวนเต็ม = 5, -12, 0

 \therefore Miller indices ของระนาบเป็น (5 $\frac{-}{12}$ 0)

ตัวอย่างที่ 3.9

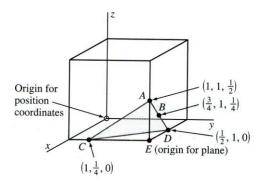
จงหาค่า Miller indices ของ cubic crystal plane ที่จุดตัดมี $(1, \frac{1}{4}, 0), (1, 1, \frac{1}{2}), (\frac{3}{4}, 1, \frac{1}{4})$ และ coordinate ทุกจุดที่ตัดแกน

วิธีทำ เริ่มต้นหาตำแหน่งของ coordinate ต่าง ๆจะได้ดังรูป EP 3.9 ที่จุด A, B และ C ลากเส้นเชื่อมจุด A และ B แล้วต่อไปถึงจุด D เชื่อมจุด A และ C จะได้ระนาบ ACD จุด origin ของระนาบนี้สามารถเลือกได้ อาจใช้จุด E ดังนั้นระนาบ ACD จะตัดแกน $x = -\frac{1}{2}$, $y = -\frac{3}{4}$ และ $z = \frac{1}{2}$

 \therefore เศษส่วนกลับจะได้ $-2, -\frac{4}{3}, 2$

ทำให้เป็นเลขจำนวนเต็มโดยคูณด้วย 3 จะได้ -6, -4, 6

∴ Miller indices ของระนาบคือ (6 4 6)



รูปที่ EP 3.9

ตัวอย่างที่ 3.10

ทองแดงมีโครงสร้างของผลึกเป็น FCC unit cell มีค่า lattice constsant 0.361 nm จงหาระยะห่าง ระหว่างระนาบ ${
m d}_{220}$ (interplanar spacing)

วิธีทำ จากสูตร
$$d_{hkl} = \frac{a}{\sqrt{h^2+k^2+l^2}}$$

$$d_{220} = \frac{0.361\,\mathrm{nm}}{\sqrt{(2)^2+(2)^2+(2)^2}} = 0.128\,\mathrm{nm}$$

3.7 ระบบและทิศทางในโครงสร้างผลึกเฮกซะโกนัล

3.7.1 ดรรชนีของระนาบผลึกในหน่วยเซลล์ HCP

ระนาบของผลึกใน HCP หน่วยเซลล์นั้นกำหนดให้ใช้ 4 ดรรชนี แทนที่จะเป็น 3 ดรรชนี และเรียกว่า ดรรชนีมิลเลอร์-บราเว (Miller-Bravais indices) และแสดงด้วยตัวอักษร h k i และ l อยู่ในวงเล็บเป็น (h k i l) ซึ่งเป็น coordinates ของ 4 แกน ดังแสดงในรูปที่ 3.16 ใน HCP หน่วยเซลล์จะมี 3 basal axes คือ a_1 , a_2 และ a_3 ซึ่งจะทำมุม 120° ซึ่งกันและกันสำหรับแกนที่ 4 คือ แกน c ซึ่งเป็นแกนที่ตั้งฉากอยู่ตรงกลางของ หน่วยเซลล์ ระยะห่างระหว่างอะตอมที่วัดตามแกน a_1 , a_2 และ a_3 มีค่าเป็น a หน่วย แต่ถ้าวัดตามแนวแกน c จะมีความสูงเป็น c ของหน่วยเซลล์ ค่าเศษส่วนกลับของจุดตัดเหล่านี้จะเป็น b k i และ l ซึ่งเป็นค่าดรรชนี

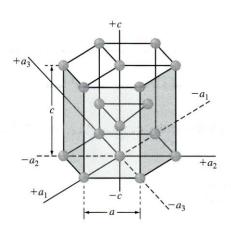
ระนาบเบซัล (Basal planes) เป็นระนาบด้านบนและด้านล่างที่สำคัญมากของ HCP unit cell ดัง แสดงในรูปที่ 3.17 (ก) basal plane ที่อยู่ด้านบนจะขนานกับแกน a_1 , a_2 และ a_3 ดังนั้นจุดตัด $a_1=\infty$, $a_2=\infty$ และ $a_3=\infty$ และแกน c=1 เมื่อทำเป็นเศษส่วนกลับจะได้ Miller-Bravais indices ของ HCP basal plane นั่นคือ h=0, k=0, i=0 และ l=1 ดังนั้นดรรชนีของ HCP basal plane เป็น (0001)

ระนาบปริซึม (Prism planes) เป็นระนาบที่อยู่ด้านข้างของ unit cell จากการใช้วิธีการอย่างเดียวกัน จุดตัดของ prism plane ด้านหน้า (ABCD) ดังรูปที่ 3.17(v) จะตัดแกน $a_1=+1$, $a_2=\infty$ และ $a_3=-1$ และ $c=\infty$ เมื่อทำ reciprocals ของจุดตัดจะได้ h=1, k=0, i=-1 และ l=0 plane ABCD มี indices เป็น $(10\overline{1}0)$ ในทำนองเดียวกัน plane ABEF จะมี indices เป็น $(1\overline{1}00)$ และ plane DCGH มี indices เป็น $(01\overline{1}0)$ ดังนั้นผลึก HCP จะมี family of planes เป็น $\{01\overline{1}0\}$ ดังรูปที่ 3.17(v)

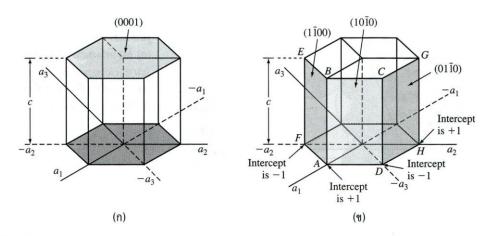
บางครั้งระนาบของ HCP ใช้ดรรชนีเพียง 3 ค่าคือ ($h \ k \ l$) เพราะ h + k = -i อย่างไรก็ตามโดยทั่วไป จะใช้ดรรชนี 4 ค่าคือ ($h \ k \ l$)

3.7.2 ดรรชนีทิศทางในหน่วยเซลล์ HCP

ทิศทาง (Directions) ใน HCP unit cell จะแสดงได้ด้วยดรรชนี 4 ค่า คือ u v t และ w อยู่ในวงเล็บ เป็น [uvtw] u, v และ t indices เป็น lattice vector ของ a_1 , a_2 และ a_3 directions ตามลำดับ

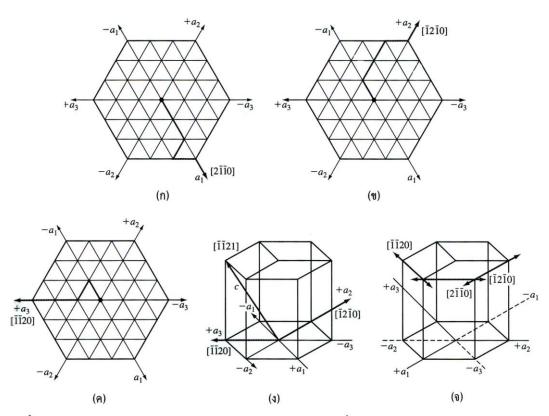


รูปที่ 3.16 แสดงแกนโคออร์ดิเนต ทั้ง 4 แกน คือ a_1 , a_2 , a_3 และ cของโครงสร้าง HCP

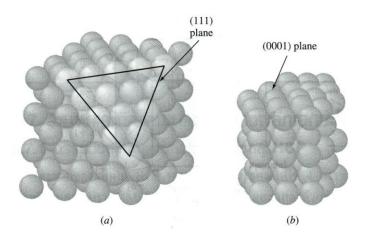


รูปที่ 3.17 แสดง Miller-Bravais indices ของ hexagonal crystal planes (ก) basal planes (ข) prism planes

ดังรูป 3.16 และ w เป็นดรรชนีของ lattice vector ใน c directions เพื่อให้คงสภาพเดิม ทั้งดรรชนีของระนาบ และทิศทางของ HPC ได้ตกลงกันว่าทิศทาง u+v=-t



รูปที่ 3.18 แสดงดรรชนีทิศทางมิลเลอร์-บราเว ของโครงสร้างผลึกเฮกซะโกนัลที่มีความสำคัญ (ก) ทิศทางตามแกน $+a_1$ บน basal plane (ข) ทิศทางตามแกน $+a_2$ บน basal plane (ค) ทิศทางตามแกน $+a_3$ บน basal plane และ (ง) ทิศทางตาม แกน $+a_3$ ร่วมกับแกน c (จ) ทิศทางมิลเลอร์-บราเวที่เป็นบวกและลบได้แสดงในโครงสร้างผลึกเฮกซะโกนัลอย่างง่ายอยู่บน basal plane ด้านบน



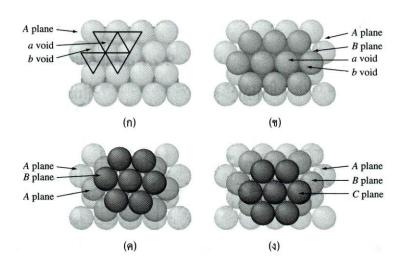
รูปที่ 3.19 แสดงการเปรียบเทียบของ (ก) โครงสร้างผลึก FCC ที่แสดง ระนาบ close-packed (111) (ข) โครงสร้างผลึก HCP ที่แสดง ระนาบ close-packed (0001)

ให้เราหาดรรชนีมิลเลอร์-บราเว สำหรับทิศทาง ของ a_1 , a_2 และ a_3 ของหน่วยเซลล์เฮกซะโกนัลซึ่ง แกน basal เป็นบวก (+) ดรรชนีทิศทาง a_1 ดังแสดงในรูปที่ 3.18 (ก) ดรรชนีทิศทาง a_2 ดังแสดงในรูปที่ 3.18 (ข) และดรรชนีทิศทาง a_3 แสดงในรูปที่ 3.18 (ค) ถ้าเราต้องการแสดงทิศทาง c รวมทั้งทิศทาง a_3 ดู ได้จากรูปที่ 3.18 (ง) และรูปที่ 3.18 (จ) ได้รวมทิศทางเป็นบวกและลบของ basal plane ด้านบนของ โครงสร้างผลึกเฮกซะโกนัลอย่างง่ายไว้แล้ว

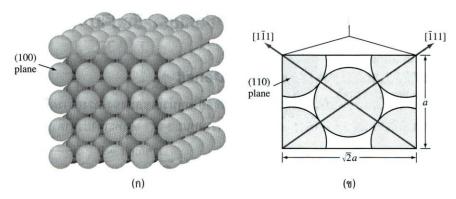
3.8 เปรียบเทียบโครงสร้างของผลึกของ FCC, HCP และ BCC

3.8.1 โครงสร้างผลึกของ FCC และ HCP

จากที่ได้กล่าวมาแล้ว ทั้งโครงผลึกของ HCP และ FCC ต่างก็เป็นโครงสร้างที่บรรจุกันแน่น (closed-packed) ยังถือว่าอะตอมเป็นทรงกลมอยู่แต่เข้าไปชิดกันเท่าที่จะเป็นไปได้ ค่า atomic packing factor



รูปที่ 3.20 การเกิดโครงสร้างผลึก HCP และ FCC จากการซ้อนกันของระนาบอะตอม (ก) ระนาบ A แสดงให้เห็นช่องว่าง a และ b (ข) ระนาบ B ถูกวางอยู่ในช่องว่างของระนาบ A (ค) ระนาบที่สามถูกวางในช่องว่าง b ของระนาบ B ทำให้เกิดระนาบ A ขึ้นมาอีกและเกิดโครงสร้างผลึก HCP (ง) ระนาบที่สามถูกวางในช่องว่าง a ของระนาบ B ทำให้ได้ระนาบ c ใหม่ขึ้นและเกิด โครงสร้างผลึก FCC (ปรับปรุงจาก P.Ander and A.J.Sonnessa, "Principles of chemistry", Macmillan, 1965, p.661)



รูปที่ 3.21 โครงสร้างผลึก BCC แสดงให้เห็น (ก) ระนาบ (100) และ (ข) แสดงภาพตัดขวางของระนาบ (110) ภาพนี้ไม่ใช่ โครงสร้างโครส-แพค แต่เป็นทิศทางทแยงมุมของทิศทาง โครส-แพค

ยังคงเป็น 0.74 ดูตารางที่ 3.4 จะเห็นว่าโครงสร้าง HCP อะตอมอาจจะมีการเปลี่ยนแปลงจากทรงกลมไปบ้าง ตามแกน c เพราะถูกอัด (compressed) ระนาบ (111) ของโครงสร้างผลึก FCC ดังแสดงในรูปที่ 3.19 (ก) จะมีการจัดตัวของอะตอมเหมือนกับระนาบ (0001) ของ HCP ดังรูป 3.19(ข) อย่างไรก็ตามโครงสร้างของ ผลึก FCC และ HCP ที่เป็น 3 มิติ จะไม่เหมือนกันเพราะมีการซ้อนกันของ atomic planes แตกต่างกัน

ให้พิจารณาดูที่รูป 3.20(ก) อะตอมที่เข้ามาเรียงตัวกันแน่นเป็นระนาบ A จะเห็นว่ามีช่องว่างระหว่าง อะตอมแตกต่างกันเป็น 2 แบบ ช่องว่างที่อยู่ข้างบนของหน้า กำหนดให้เป็นช่องว่าง a และช่องว่าที่อยู่ด้านล่าง ของหน้า กำหนดให้เป็นช่องว่าง b ระนาบที่สองของอะตอมสามารถอยู่บนช่องว่าง a หรือ b และทำให้เกิด โครงสร้างใน 3 มิติเหมือนกัน เมื่อให้ระนาบ B อยู่บนช่องว่าง a ดังรูปที่ 3.20(ข) ถ้าระนาบที่ 3 ของอะตอม อยู่บนระนาบ B ทำให้เกิดโครงสร้างที่เป็นแบบ close-packed อาจเป็นไปได้อีกอย่างหนึ่งคือ ให้จัดอะตอม ของระนาบที่ 3 ลงในช่องว่าง b ของระนาบ B แล้วอะตอมของระนาบที่ 3 จะเรียงตรงกันอยู่ตามระนาบ A และสามรถกำหนดให้เป็นระนาบ A ใหม่ดังรูปที่ 3.20(ค) ถ้าระนาบของอะตอม ต่อมาถูกวางซ้อนให้สลับกัน ไปในแบบเดียวกัน ดังนั้นโครงสร้างที่เป็นแบบ 3 มิติถูกวางซ้อนกันขึ้นมาตามลำดับแสดงได้เป็น ABABAB...... คือเป็นลักษณะของโครงสร้างผลึก HCP ดังรูปที่ 3.19(ข)

ความเป็นไปได้อย่างที่สองของการเกิดโครงสร้างโครส-แพคอย่างง่าย คือ ให้วางระนาบที่สามลงใน ช่องว่าง a ของระนาบ B (รูปที่ 3.2 (ง)) ระนาบที่สามนี้กำหนดให้เป็นระนาบ c โดยที่อะตอมของมันไม่อยู่ใน แนวเดียวกันเหนือระนาบ B หรือระนาบ A ในโครงสร้างโครส-แพคนี้ ระดับของการวางซ้อนกันจึงกำหนดให้ เป็น ABCABCABC...... และเกิดเป็นโครงสร้าง FCC ดังแสดงในรูป 3.19 (ก)

3.8.2 โครงสร้างผลึก BCC (BCC Crystal Structure)

โครงสร้าง BCC ไม่ใช่โครงสร้างแบบโครส-แพค ทำให้ไม่มีระนาบโครส-แพค เหมือนกับระนาบ {111} ในโครงสร้าง FCC และระนาบ {0001} ในโครงสร้าง HCP ระนาบที่มีการบรรจุกันแน่นที่สุดใน โครงสร้าง HCP ระนาบที่มีการบรรจุกันแน่นที่สุดในโครงสร้าง BCC คือระนาบของ family {110} ของ ระนาบ (110) ตามรูปที่ 3.21(ข) อย่างไรก็ตามอะตอมในโครงสร้าง BCC มีทิศทางโครส-แพค ตามเส้น ทแยงมุมซึ่งเป็นทิศทาง <111>

3.9 การคำนวณหาความหนาแน่นของหน่วยเซลล์เชิงปริมาตร พื้นที่และเชิงเส้น 3.9.1 ความหนาแน่นเชิงปริมาตร (Volume Density)

โดยถือว่าอะตอมของโลหะเป็นทรงกลมแข็งที่บรรจุอยู่ในหน่วยเซลล์ของโครงสร้างผลึก รัศมีอะตอม ของธาตุสามารถหาได้จาก X-ray diffraction analysis ความหนาแน่นของโลหะเชิงปริมาตรหาได้จากสมการ

ความหนาแน่นของโลหะเชิงปริมาตร =
$$\rho_{\rm v}$$
 = $\frac{$ มวล/unit cell $}{$ ปริมาตร/unit cell $}$ (3.5)

ตัวอย่างที่ 3.11

ทองแดงมีโครงสร้างผลึกเป็น FCC และรัศมีอะตอม 0.1278 nm ถ้าอะตอมเป็นทรงกลมแข็งซึ่ง อะตอมจะสัมผัสกันตามแนวเส้นทแยงมุมของ FCC unit cell ดังแสดงในรูปที่ 3.7 จงคำนวณหาความ หนาแน่นของทองแดง ทางทฤษฎี ในหน่วยเมกะกรัมต่อคิวบิกเมตร มวลอะตอมของทองแดงเท่ากับ 63.54 กรัม/โมล

วิธีทำ

ใน FCC unit cell

$$a\sqrt{2} = 4R$$
$$a = \frac{4R}{\sqrt{2}}$$

a = lattice constant ของ unit cell

R = รัศมีของอะตอมทองแดง

$$\therefore a = \frac{4R}{\sqrt{2}} = \frac{4(0.1278 \text{ nm})}{\sqrt{2}}$$
$$= 0.361 \text{ nm}$$

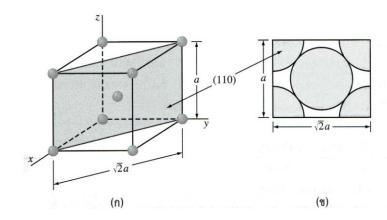
$$\therefore$$
 ความหนาแน่นของทองแดง = $ho_{
m v}$ = $\dfrac{ mu{
m s} {
m J} {
m s} {
m J} {
m ms/unit cell}}{
m U}$

ใน FCC unit cell จะมีอะตอมอยู่ = 4 อะตอม/ unit cell

.. มวลของ Cu อะตอม, m
$$= \frac{(4 \text{ atoms})(63.54 \text{ g/mol})}{6.02 \times 10^{23} \text{ atom/mol}} \left(\frac{10^{-6} \text{ Mg}}{\text{g}} \right)$$
$$= 4.22 \times 10^{-28} \text{ Mg (Megagrams)}$$

ปริมาตรของ unit cell, V =
$$a^3$$
 = $(0.361 \text{ nm} \times 10^{-28} \text{ m/nm})^3$
= $4.7 \times 10^{-29} \text{ m}^3$

$$ho_{
m v}=rac{m}{V}=rac{4.22 imes10^{-28}\ Mg}{4.70 imes10^{-29}m^3}$$
 = $8.98\ {
m Mg/m}^3$ หรือ $8.98\ {
m g/cm}^3$



รูปที่ 3.22 (ก) แสดงระนาบ (110) ตัดผ่าน atoms ใน BCC unit cell (ข) แสดงพื้นที่อะตอมที่ระนาบ (110) ตัดใน BCC unit cell

จากตัวอย่างที่ 3.11 ความหนาแน่นของทองแดง 8.98 Mg/m³ (8.98 g/cm³) แต่จาก Handbook ซึ่งได้จากการทดลองความหนาแน่นของทองแดงมีค่า 8.96 Mg/m³ (8.96 g/cm³) ซึ่งน้อยกว่าจากการ คำนวณเล็กน้อย ทั้งนี้เพราะในโครงสร้างอาจจะมีบางอะตอมหายไป คือ เกิด vacancies หรืออาจเกิด defects ขึ้นในโมเลกุลก็ได้ และที่เกี่ยวข้องอีกอย่างหนึ่งก็คือ เกิดจากการที่อะตอมมีลักษณะที่เป็นทรงกลมที่ไม่สมบูรณ์

3.9.2 ความหนาแน่นของอะตอมเชิงพื้นที่หรือ $ho_{\!\scriptscriptstyle D}$ (Planar Atomic Density)

ในบางครั้งจะเห็นว่ามันมีความจำเป็นที่จะต้องหาความหนาแน่นของอะตอมในระนาบต่าง ๆกัน ซึ่ง เรียกว่า planar atomic density โดยคำนวณหาได้จากสูตรนี้

Planar atomic density =
$$\rho_p$$
 = $\frac{\text{equiv. no. of atoms (ที่ plane ตัด)}}{\text{พื้นที่ที่เลือก}}$ (3.6)

เพื่อความสะดวก พื้นที่ของระนาบที่ตัดผ่านหน่วยเซลล์ มักจะถูกเลือกใช้ในการคำนวณ ดังรูปที่ 3.22 ในระนาบ (110) ของ BCC unit cell เพื่อที่จะให้พื้นที่อะตอมที่ใช้ในการคำนวณถูกต้อง ระนาบที่ตัดผ่านตรง จุดกึ่งกลางของอะตอม ดังตัวอย่างที่ 3.12 ระนาบ (110) จะตัดผ่านจุดกึ่งกลางของ 5 อะตอม แต่เมื่อคิดเป็น อะตอมจะมีเพียง 2 อะตอมเท่านั้นในการคำนวณ อะตอมที่อยู่มุมจะมีพื้นที่เพียง 1/4 ของอะตอมเท่านั้น

ตัวอย่างที่ 3.12

จงคำนวณหา planar atomic density ho_p ที่ระนาบ (110) ตัดผ่าน lpha iron BCC lattice เป็น atoms/mm² โดยให้ lattice constant ของ lpha iron เป็น 0.287 nm

วิธีทำ หา equivalent number of atoms ที่ถูกตัดด้วย plane (110) โดยคิดเป็นพื้นที่ใน BCC unit cell ดัง รูปที่ 3.22 (ข) จะได้ 2 อะตอม คือ

1 อะตอมที่ตรงกลาง + 4
$$imes rac{1}{4}$$
 อะตอมที่มุมทั้งสี่ = 2 อะตอม
พื้นที่ที่ระนาบ (110) ตัดใน unit cell = $a imes a \sqrt{2} = a^2 \sqrt{2}$

.. Planar atomic density
$$ho_p = rac{2 \ atom}{a^2 \sqrt{2}}$$

$$= rac{2 \ atom}{(0.287 \ nm)^2 \sqrt{2}}$$

$$= rac{17.2 \ density}{nm^2}$$

$$= rac{17.2 \ density}{nm^2} imes rac{10^{12} \ nm^2}{mm^2}$$

$$= 1.72 imes 10^{13} \ density \left(nm^2 \)$$

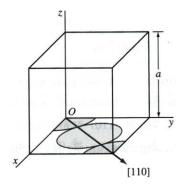
3.9.3 ความหนาแน่นของอะตอมเชิงเส้นหรือ ho_ℓ (Linear Atomic Density)

ในทำนองเดียวกัน บางครั้งมีความสำคัญที่จะต้องหา atomic densities ในทิศทางต่าง ๆในโครงสร้าง ของผลึกค่าที่หาได้นี้เรียกว่า linear atomic density โดยหาได้จากความสัมพันธ์

Linear atomic density (
$$ho_\ell$$
) = $\dfrac{ ext{sin} au$ atom diam. ที่ถูกตัดผ \circ านในทิศห**ท**ี่ต้องการ ความยาวของเส้น (3.7)

ตัวอย่างที่ 3.13

จงคำนวณหา linear atomic density (ho_ℓ) ตาม direction [110] ใน crystal lattice ของทองแดง บริสุทธิ์ atoms/mm ใน FCC unit cell ทองแดงมี lattice constant 0.361 nm



รูปที่ 3.23 แสดงไดอะแกรมเพื่อการคำนวณหา atomic linear density ตามทิศทาง [110] ใน FCC unit cell

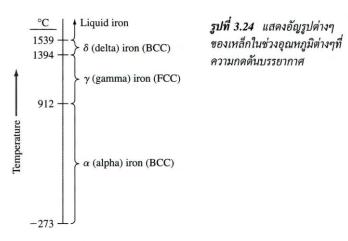
วิธีทำ จากรูปที่ 3.23 จะเห็นได้ว่าจำนวนอะตอมในทิศทาง [110] ซึ่งเป็นเส้นทแยงมุมของด้าน ใน FCC unit cell ที่ผ่านนั้นจะมีอยู่เท่ากับ $\frac{1}{2}$ + 1 + $\frac{1}{2}$ = 2 อะตอม ($\frac{1}{2}$ diam. + 1 diam. + $\frac{1}{2}$ diam. = 2 diam.) ความยาวของเส้นทแยงมุม = $a\sqrt{2}$

linear atomic density (
$$\rho_{\ell}$$
) = $\frac{2 \text{ atom}}{a\sqrt{2}}$
= $\frac{2 \text{ atoms}}{(0.361 \text{ nm})\sqrt{2}}$
= $\frac{3.92 \text{ atoms}}{nm}$
= $\frac{3.92 \text{ atoms}}{nm} \times \frac{10^6 \text{ nm}}{mm}$
= $3.92 \times 10^6 \text{ atoms/nm}$

3.10 ภาวะพหุสัณฐานหรือการมีอัญรูป

(Polymorphism or Allotropy)

ธาตุและสารประกอบหลาย ๆชนิดสามารถมีรูปร่างผลึกได้มากกว่าหนึ่งรูป โดยมีสภาวะทั้งอุณหภูมิ และความดันแตกต่างกันปรากฏการณ์ดังกล่าวนี้เรียกว่า ภาวะพหุสัณฐาน (Polymorphism) หรือการมีอัญรูป (Allotropy) โลหะที่มีความสำคัญทางอุตสาหกรรมหลายชนิด เช่น เหล็ก ไทเทเนียม และโคบอลท์ สามารถ เปลี่ยนรูปร่างผลึกได้ เมื่อทำให้อุณหภูมิเพิ่มขึ้นที่ความกดดันของบรรยากาศ ตารางที่ 3.5 แสดงรายชื่อของ โลหะบางชนิดที่สามารถเปลี่ยนอัญรูปและโครงสร้างได้ เหล็กมีโครงสร้างผลึกเป็นได้ทั้ง BCC และ FCC ที่



ตารางที่ 3.5 แสดงอัญรูปของผลึกต่างๆกันของโลหะบางชนิด

Metal	Crystal structure at room temperature	At other temperature		
Ca	FCC	BCC (> 447°C)		
Co	HCP	FCC (> 427°C)		
Hf	HCP	BCC (> 1742°C)		
Fe	BCC	FCC (912–1394°C) BCC (> 1394°C)		
Li	BCC	HCP (< - 193°C)		
Na	BCC	$HCP (< -233^{\circ}C)$		
Tl	HCP	BCC ($> 234^{\circ}$ C)		
Ti	HCP	BCC (> 883°C)		
Y	HCP	BCC (> 1481°C)		
Zr	HCP	BCC (> 872°C)		

ช่วงอุณหภูมิหนึ่งจากอุณหภูมิห้องถึงอุณหภูมิของจุดหลอมเหลวของมัน คือ ที่ 1539° C ดังแสดงในรูปที่ 3.24 เหล็กที่อยู่ในรูปของแอลฟา (Alpha, α) ในช่วงของอุณหภูมิ -273 ถึง 912° C และจะมีโครงสร้างผลึก เป็น BCC เป็นรูปเหล็กแกมมา (Gamma, γ) ในช่วงอุณหภูมิจาก 912 ถึง 1394° C และมีโครงสร้างผลึกเป็น FCC ในรูปของเหล็กเดลตา (Delta, δ) เกิดขึ้นในช่วงอุณหภูมิ 1394 ถึง 1539° C ซึ่งเป็นจุดหลอมเหลวของ เหล็กและมีโครงสร้างผลึกเป็น BCC โดยที่มี Lattice constant ใหญ่กว่าเหล็กแอลฟา

ตัวอย่างที่ 3.14

จงคำนวณหาปริมาตรที่เปลี่ยนแปลงไปตามทฤษฎี เมื่อโลหะบริสุทธิ์เปลี่ยนโครงสร้างผลึกจาก FCC เป็น BCC โดยถือว่าอะตอมเป็นทรงกลมแข็งและไม่มีการเปลี่ยนแปลงปริมาตรของอะตอมทั้งก่อนและหลัง การเปลี่ยนแปลงโครงสร้างผลึก

วิธีทำ จากโครงสร้างผลึกเป็น FCC unit cell อะตอมจะมีการสัมผัสกันตามแนวทแยงมุม ดังแสดงในรูปที่ 3.7

$$a\sqrt{2} = 4R$$

$$a = \frac{4R}{\sqrt{2}}$$

และถ้าโครงสร้างผลึกเป็น BCC unit cell อะตอมจะสัมผัสกันตามเส้นทแยงมุม unit cell ดังแสดงใน รูปที่ 3.5

$$a\sqrt{3} = 4R$$

$$a = \frac{4R}{\sqrt{3}}$$

แต่ใน FCC crystal lattice จะมี 4 อะตอม ใน 1 unit cell

$$\therefore$$
 ปริมาตรต่ออะตอม $V_{FCC}=rac{a^3}{4}$ = $\left(rac{4R}{\sqrt{2}}
ight)^3 \left(rac{1}{4}
ight)$ = $5.66R^3$

แต่ถ้าเป็น BCC crystal lattice จะมีจำนวนอะตอมใน 1 unit cell เท่ากับ 2 อะตอม

$$\therefore$$
 ปริมาตรต่ออะตอม $V_{BCC}=rac{a^3}{2}$ = $\left(rac{4R}{\sqrt{3}}
ight)^3\!\left(rac{1}{2}
ight)$ = $6.16R^3$

.. ปริมาตรที่เปลี่ยนแปลงไปจากการเปลี่ยนแปลงโครงสร้าง ของ FCC เป็น BCC โดยถือว่าขนาด ของอะตอม (รัศมี) ไม่มีเปลี่ยนแปลง

$$\therefore \qquad \frac{\Delta V}{V_{FCC}} \qquad = \qquad \frac{V_{BCC} - V_{FCC}}{V_{FCC}}$$

$$= \frac{6.16R^3 - 5.66R^3}{5.66R^3} \times 100\%$$
$$= +8.8\%$$

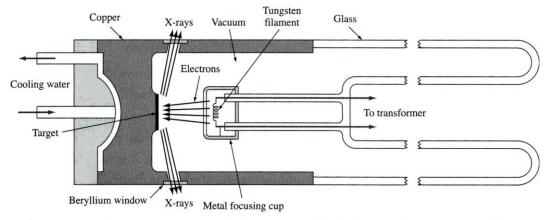
3.11 การวิเคราะห์โครงสร้างผลึก (Crystal Structure Analysis)

ในปัจจุบันการหาโครงสร้างของผลึกนั้นสามารถหาได้จากการใช้เทคนิคทาง X-ray diffraction ซึ่งใช้ X-ray ที่มีความยาวคลื่นเท่ากับระยะทางระหว่าง lattice planes ของผลึก ก่อนที่จะได้กล่าวถึงการเลี้ยวเบน ของ X-rays เมื่อเกิดการชนกันกับผลึกหรืออะตอมที่เป็นองค์ประกอบของผลึก เราควรจะได้ทราบเสียก่อนว่า X-rays เกิดขึ้นได้อย่างไร มีลักษณะอย่างไร และส่วนไหนที่จะใช้ในการทดลอง

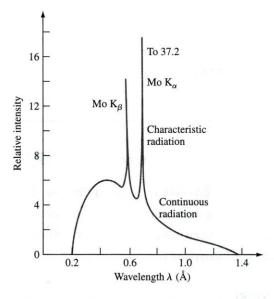
3.11.1 แหล่งกำเนิด X-ray (X-Ray Sources)

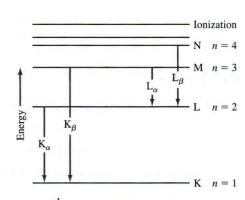
X-rays ที่ใช้ในการศึกษาเกี่ยวกับการเลี้ยวเบนของรังสี (diffraction) นั้นจัดว่าเป็นพวก electromagnetic waves หรือ radiations ซึ่งมีความยาวคลื่นอยู่ระหว่าง 0.05 ถึง 0.25 nm (0.5-205 Å) ถ้า จะเทียบกับความยาวคลื่นของแสงที่ตาเรามองเห็นซึ่งมีความยาวคลื่นอยู่ในช่วง 600 nm (6000 Å) เพื่อที่จะ ทำให้เกิด X-rays จำเป็นจะต้องใช้แรงเคลื่อนไฟฟ้าถึง 35 kV ต่อเข้ากับขั้วบวกและขั้วลบที่ทำด้วยโลหะและ อยู่ในสุญญากาศ ดังรูปที่ 3.25 เมื่อใช้ขดลวดทั้งสเตน (tungsten filament) เป็นขั้วลบ (cathode) แล้วผ่าน กระแสไฟฟ้าเข้าไปทำให้ลวดทั้งสเตนร้อนขึ้นอิเล็กตรอนจะถูกปล่อยมาโดย Thermionic emission และ อิเล็กตรอนนี้จะถูกเร่งให้มีพลังงานสูงขึ้น ด้วยการใช้ความต่างศักดิ์ระหว่างขั้วลบและขั้วบวกมาก ๆ เมื่อ อิเล็กตรอนวิ่งเข้าชนเป้า (target) ที่ทำด้วยโลหะต่าง ๆกัน เช่น โมลิบดินัม ทองแดง หรือโครเมียม เป็นต้น จะ ทำให้เกิด X-rays ขึ้น โดยใช้พลังงานไปส่วนหนึ่ง พลังงานอีก 98% โดยประมาณจะถูกเปลี่ยนเป็นพลังงาน ความร้อน ดังนั้นตัวเป้าจึงต้องทำให้เย็นลงโดยการผ่านน้ำเย็นเข้าไปหล่อตลอดเวลาจากภายนอก

สเปกตรัมของ X-rays ที่เกิดขึ้นจากการใช้แรงไฟฟ้า 35 kV กับเป้าโลหะโมลิบดินัม ดังแสดงในรูปที่ 3.26 ซึ่งประกอบด้วย continuous X-rays ที่มีความยาวคลื่นอยู่ในช่วงประมาณ 0.2-1.4 Å (0.02-0.14 nm) และ line spectrum 2 เส้น คือ K_{α} และ K_{β} ซึ่งเป็นลักษณะเฉพาะของโลหะแต่ละชนิดที่ใช้ทำเป้า สำหรับ



รูปที่ 3.25 แสดงภาพตัดขวางของหลอด X-ray (After B.D. Cullity, "Elements of X-ray Diffraction", 2d ed., Addison-Wesley, 1978, p.23)





รูปที่ 3.26 แสดงลักษณะของสเปกตรัม X-ray ที่เกิดขึ้นจาก การใช้โลหะโมลิบดินัม (Mo) เป็นเป้าที่ 35 kV

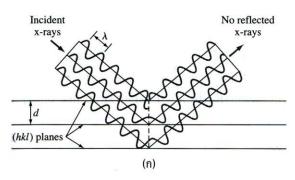
รูปที่ 3.27 แสดงระดับของพลังงานของ อิเล็กตรอนในธาตุโมลิบดินัมที่เป็นจุดเริ่มต้นของ การเกิดรังสี K_{lpha} และ K_{eta}

โลหะโมลิบดินัม K_{α} line จะมีความยาวคลื่น 0.7 Å (0.07 nm) ทั้งนี้เนื่องมาจากการที่อิเล็กตรอนใน K-shell (n=1) ถูกทำให้หลุดออกไปจากอะตอมด้วยการชนของอิเล็กตรอนจากขั้วลบ และทำให้อะตอมของเป้า อยู่ในภาวะกระตุ้น เมื่ออิเล็กตรอนใน K-shell ว่างลง อิเล็กตรอนที่อยู่ในเชลล์นอก ๆ (n=2 หรือ 3) จะเข้า มาแทนที่และจะต้องปล่อยพลังงานที่เกินออกมามีความยาวคลื่นเฉพาะเป็น K_{α} line จาก X-ray ที่เกิดจาก การเปลี่ยนระดับพลังงานของอิเล็กตรอนจาก L (n=2) ไปยัง K-shell (n=1) จะได้พลังงานที่มีความยาว คลื่นของ K_{α} line ดังแสดงในรูปที่ 3.27

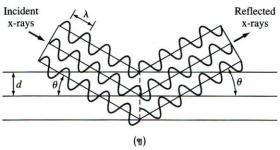
3.11.2 X-ray ดิฟแฟรกชั่น (X-Ray Diffraction)

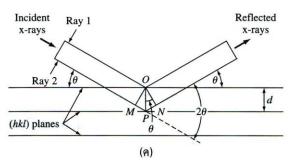
เมื่อให้ลำแสงของ X-rays ที่ได้จากหลอด X-ray ซึ่งมีความยาวคลื่นเท่ากับระยะห่างระหว่างระนาบ ของอะตอมในผลึกผ่านเข้าไปในผลึกของแข็ง X-rays จะชนเข้ากับอะตอมที่เป็นองค์ประกอบของผลึก แล้วทำ ให้ X-rays นั้นเกิดการเลี้ยวเบนขึ้น มีความเข้มต่าง ๆกัน และมีมุมต่าง ๆกัน ซึ่งสามารถนำข้อมูลเหล่านี้ไปใช้ ในการวิเคราะห์โครงสร้างของผลึกได้

ก่อนอื่นมาพิจารณาดูว่า X-rays เกิดการเลี้ยวเบนได้อย่างไร ถ้าให้ลำแสง X-rays เป็น monochromatic (ความยาวคลื่นเดียว) ผ่านเข้าไปในผลึกดังแสดงในรูปที่ 3.28 เพื่อทำให้ง่ายขึ้นโดยให้ crystal planes ของจุดศูนย์กลางของอะตอมที่กระจายอยู่ถูกแทนด้วย crystal planes ซึ่งเหมือนกับกระจกเพื่อ สะท้อนลำแสง X-rays ที่เข้ามาตกกระทบเส้นที่ขนานกันตามแนวราบนั้นแสดงถึงชุดของ crystal planes ที่ ขนานกันกับ Miller indices ($h \ k \ l$) เมื่อลำแสง monochromatic X-rays ซึ่งมีความยาวคลื่น λ ตกกระทบกับ planes ที่ทำมุมอันหนึ่งแล้วลำแสงที่สะท้อนออกมาไม่อยู่ในเฟส (not in phase) หรือลำแสงไม่เสริมกัน (no reinforced beam) ดังรูปที่ 3.28 (ก) แต่จะเกิดรบกวนกันและหักล้างกัน (destructive interference) แสดงว่า X-rays จะไม่เกิดการเลี้ยวเบน แต่ถ้า X-rays ที่เลี้ยวเบนออกมาอยู่ในเฟสจะก่อให้เกิดการเสริมกัน (constructive interference) ดังรูปที่ 3.28 (ข)



รูปที่ 3.28 แสดงการเลี้ยวเบนของ X-ray beam ด้วย planes (h k l) ของผลึก (ก) แสดงความไม่เกิด การเลี้ยวเบนของลำแสง X-ray (ข) แสดงการเลี้ยว เบนของลำแสง X-ray ที่ทำมุมตกกับ plane เป็น Bragg angle θ และมีการเสริมกัน (ค) แสดงการเกิด เหมือนข้อ (ข) โดยใช้เส้นตรงแทนคลื่น (After A.G. Guy and J.J. Hren "Elements of Physical Metallurgy", 3d ed., Addison-Wesley, 1974, p.201)





จากรูปที่ 3.28 (ค) X-rays 1 และ 2 ตกกระทบกับ planes ของอะตอม เมื่อเกิดการเลี้ยวเบนและ อยู่ในเฟส ลำแสง 2 ที่ต้องเดินทางเพิ่มขึ้นจะเท่ากับ MP + PN ซึ่งจะมีค่าเท่ากับจำนวนเต็มของความยาวคลื่น นั้นคือ

$$n\lambda = MP + PN \tag{3.8}$$

เมื่อ $n=1,\,2,\,3,\,....$ และเรียกว่าอันดับของการเลี้ยวเบน (order of the diffraction)

เมื่อ
$$MP = PN = d_{hkl} \sin \theta$$

เมื่อ d_{hkl} = interplanar spacing ของ crystal planes ซึ่งมีค่าดรรชนี เป็น $(h \ k \ l)$ สภาวะที่เกิด constructive interference (นั่นคือ การเกิด diffraction peak ซึ่งเป็นความเข้มของรังสี) จะต้องเป็น

$$n\lambda = 2 d_{hkl} \sin \theta \tag{3.9}$$

สมการนี้เรียกว่า Bragg's law ซึ่งให้ความสัมพันธ์ระหว่าง diffracted beam ของ X-rays ที่มีความยาวคลื่น λ กับ interplanar spacing d_{hkl} ของ Crystal planes โดยทั่วไป n = 1 Bragg's law จึงเขียนได้เป็น

$$\lambda = 2 d_{hkl} \sin \theta \tag{3.10}$$

ตัวอย่างที่ 3.15

เมื่อใช้ X-rays ที่มีความยาวคลื่น $\lambda=0.1541~\mathrm{nm}$ ผ่านเข้าไปในเหล็กตัวอย่างที่มีโครงสร้างผลึก เป็น BCC ในเครื่อง X-ray diffractometer การเลี้ยวเบนของ X-ray จะเกิดขึ้นกับ plane $\{110\}$ ที่มุม $2\theta=44.704^\circ$ จงคำนวณหาค่า lattice constant a ของเหล็กตัวอย่างนี้ (ให้ n=1 โดยคิดว่าเป็น first order)

วิธีทำ
$$2\theta = 44.704^{\circ}$$

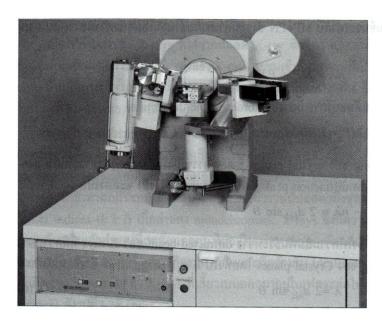
$$\theta = 22.35^{\circ}$$
 จากสมการที่ (3.10) $\lambda = 2 d_{hkl} \sin \theta$
$$d_{110} = \frac{\lambda}{2 \sin \theta} = \frac{0.1541 nm}{2 (\sin 22.35^{\circ})}$$

$$= \frac{0.1541 nm}{2 (0.3803)} = 0.2026 \text{ nm}$$
 จากสมการที่ (3.4) a = $d_{hkl} \sqrt{h^2 + k^2 + l^2}$
$$\therefore \text{ a ของ Fe} = d_{110} = \sqrt{1^2 + 1^2 + 0^2}$$

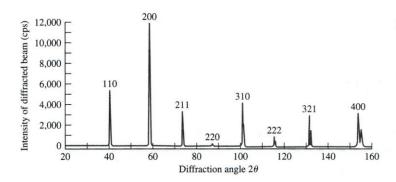
$$\therefore \text{ lattice constant ของ Fe} = (0.2026 \text{ nm})(1.414) = 0.287 \text{ nm}$$

3.11.3 การหาโครงสร้างของผลึกโดยใช้เทคนิคทาง X-ray diffraction

วิธีการวิเคราะห์ที่ใช้กันทั่วไปของเทคนิคทาง X-ray diffraction คือ powder method เทคนิคนี้สาร ตัวอย่างที่จะวิเคราะห์จะถูกบดให้ละเอียด (powder) และใช้ได้อย่างดีกับสภาวะของ Bragg's law ในการ วิเคราะห์สมัยใหม่จะใช้ X-ray diffractometer ที่มีหัวฉีด (detector) X-ray เพื่อหาค่ามุมเลี้ยวเบนและความ เข้มของ X-ray ที่เลี้ยวเบนออกมา ดังรูปที่ 3.29 และมี recorder ที่จะทำหน้าที่ plot ความเข้มของลำแสง X-rays ที่เลี้ยวเบนออกมาเทียบกับมุมที่เลี้ยวเบน (2 θ) แบบอัตโนมัติ ดังรูปที่ 3.30



รูปที่ 3.29 แสดงเครื่อง X-ray diffractometer ที่ใช้หาโครงสร้างของ ผลึก (โดยเอาส่วนป้องกันรังสี x ออก)



รูปที่ 3.31 แสดง X-ray
diffraction pattern ของตัวอย่าง
ทั้งสเตนและใช้หลอดทองแดงเป็น
X-ray source (After A.G. Guy
and J.J. Hren, "Elements of
Physical Metallurgy", 3d ed.,
Addison-Wesley, 1974, p. 208)

สภาวะการเลี้ยวเบนสำหรับหน่วยเซลล์คิวบิก (cubic unit cells) เทคนิคทาง X-ray diffraction สามารถใช้หาโครงสร้างผลึกของของแข็งได้ ความจริงการวิเคราะห์โครงสร้างผลึกของสารต่าง ๆนั้นค่อนข้าง ยุ่งยากและซับซ้อนซึ่งจะไม่ขอกล่าวในที่นี้ แต่จะขอแสดงถึงการหาโครงสร้างผลึกที่ง่าย ๆ เช่น การหาโครงสร้าง ของโลหะที่เป็น cubic unit cell โดยให้รวมสมการและทำให้สมการ (3.4) ง่ายขึ้นกับ Bragg equation เป็น

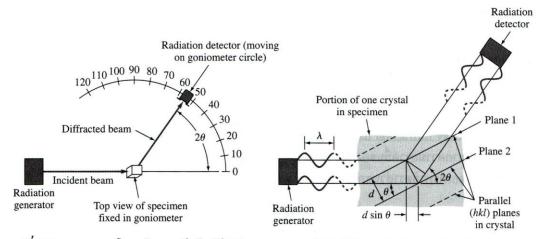
$$d_{hkl} = \frac{a}{\sqrt{h^2 + k^2 + l^2}}$$

$$\lambda = 2 \operatorname{d} \sin \theta$$

$$\lambda = \frac{2 \operatorname{a} \sin \theta}{\sqrt{h^2 + k^2 + l^2}}$$
(3.11)

สมการนี้สามารถใช้คู่กับ X-ray diffraction data สำหรับหาโครงสร้างผลึก ถ้าเป็น cubic crystal ซึ่ง อาจเป็น BCC หรือ FCC สามารถหาได้ดังต่อไปนี้

การใช้สมการ (3.11) ในการวิเคราะห์ข้อมูลจาก diffraction data เราจะต้องทราบ crystal planes ที่ เกิด diffraction ถ้าเป็น simple cubic lattice จะทำให้ planes ($h \ k \ l$) ต่าง ๆเกิดการเลี้ยวเบนได้ อย่างไรก็ตาม ถ้าโครงสร้างผลึกเป็น BCC planes ที่จะเกิดการเลี้ยวเบนได้จะต้องเป็น planes ที่ผลรวมของ Miller indices



รูปที่ 3.30 แสดงการหาโครงสร้างของผลึกด้วยวิธี diffractometer method (After A.G. Guy, "Essentials of Materials Science", McGraw-Hill, 1976)

ตารางที่ 3.6 เป็นกฎที่ใช้หา planes ที่เกิดการเลี้ยวเบน {h k l} ของผลึกรูปลูกบาศก์ (cubic crystals)

Bravais lattice	Reflections present	Reflections absent	
BCC	(h + k + l) even	(h+k+l) odd	
FCC	(h, k, l) all odd or all even	(h, k, l) not all odd or all even	

ตารางที่ 3.7 แสดง Miller indices ของ planes ที่เลี้ยวเบนได้ของ BCC และ FCC lattices

Cubic	Sum		Cubic diffracting planes {hkl}	
{hkl}	h^2 k^2 l^2	$[h^2 + k^2 + l^2]$	FCC	BCC
{100}	$1^2 + 0^2 + 0^2$	1		
{110}	$1^2 + 1^2 + 0^2$	2		110
{111}	$1^2 + 1^2 + 1^2$	3	111	
{200}	$2^2 + 0^2 + 0^2$	4	200	200
{210}	$2^2 + 1^2 + 0^2$	5		
{211}	$2^2 + 1^2 + 1^2$	6		211
		7		
{220}	$2^2 + 2^2 + 0^2$	8	220	220
{221}	$2^2 + 2^2 + 1^2$	9		
{310}	$3^2 + 1^2 + 0^2$	10		310

คือ h + k + l จะต้องเป็นเลขคู่ (even number) (ดูตารางที่ 3.6) ดังนั้นสำหรับโครงสร้างผลึก BCC planes ที่ เกิดการเลี้ยวเบนได้ คือ plane {110}, {200}, {211} เป็นต้น ดังแสดงในตารางที่ 3.7 แต่ถ้าเป็นโครงสร้าง FCC planes ที่เกิดการเลี้ยวเบนได้จะต้องมีค่า Miller indices เป็นเลขคู่หรือเลขคี่ทั้งหมด (ถ้าเป็น 0 ให้ถือว่า เป็นเลขคู่) ดังนั้น โครงสร้างผลึกเป็น FCC จะพบว่า planes ที่เลี้ยวเบนได้คือ plane {111}, {200}, {220} เป็นต้น ดังแสดงในตารางที่ 3.7

การแปลความหมายของข้อมูลจาก X-ray diffraction ที่ได้จากการทดลองสำหรับโลหะที่มีโครงสร้าง ผลึกเป็นรูปลูกบาศก์ (cubic structure) เช่น ในการวิเคราะห์เพื่อแสดงให้เห็นความแตกต่างของโครงสร้าง ผลึกที่เป็น BCC กับ FCC ของโลหะนั้นเป็นตัวอย่างที่ทำได้ง่าย ๆ โดยสมมติว่าโลหะนั้นมีโครงสร้างผลึกเป็น BCC หรือไม่ก็เป็น FCC อย่างใดอย่างหนึ่ง และสามารถบอกได้ว่ามี plane ใดบ้างที่เลี้ยวเบนออกมาตามมุม 2θ เช่นดังรูปที่ 3.31 ซึ่งเป็นโลหะทั้งสเตน

จากการยกกำลังสองสมการที่ 3.11 เพื่อหาค่า $\sin^2 \! heta$ จะได้เป็น

$$\sin^2\theta = \frac{\lambda^2(h^2 + k^2 + l^2)}{4a^2}$$
 (3.12)

และจาก X-ray diffraction data เราสามารถหาค่ามุม 2θ ต่างๆที่เกิดจาก planes ต่างๆ $(h \ k \ l)$ เลี้ยวเบนเกิดขึ้นเนื่องจากความยาวคลื่นของ X-ray ที่ใช้และค่า lattice constant a ทั้งสองค่านี้คงที่ เราสามารถตัดค่าเหล่านี้ทิ้งได้โดยการหาอัตราส่วนของสองค่า $\sin^2\theta$ ดังนี้

$$\therefore \frac{\sin^2 \theta_A}{\sin^2 \theta_B} = \frac{h_A^2 + k_A^2 + I_A^2}{h_B^2 + k_B^2 + I_B^2}$$
 (3.13)

เมื่อ $\theta_{\rm A}$ และ $\theta_{\rm B}$ เป็นมุมที่ X-ray เลี้ยวเบนเกิดจาก planes $\{h_{\rm A}\ k_{\rm A}\ l_{\rm A}\}$ และ $\{h_{\rm B}\ k_{\rm B}\ l_{\rm B}\}$ ตามลำดับ จากตารางที่ 3.7 ถ้าผลึกนั้นเป็น BCC planes ที่เลี้ยวเบนเกิดขึ้น 2 ชุดแรกคือ $\{110\}$ และ $\{200\}$ เมื่อเอาไป แทนค่าในสมการ (3.13) จะได้

$$\therefore \frac{\sin^2 \theta_A}{\sin^2 \theta_B} = \frac{1^2 + 1^2 + 0^2}{2^2 + 0^2 + 0^2} = 0.5$$
 (3.14)

นั่นคือ ถ้าโลหะที่เป็นสารตัวอย่างมีโครงสร้างผลึกเป็น BCC อัตราส่วนของ $\sin^2\theta$ ของ 2 planes ชุดแรกจะได้ เท่ากับ 0.5

สำหรับผลึกที่มีโครงสร้างเป็น FCC planes ที่เลี้ยวเบนเกิดขึ้น 2 ชุดแรกคือ {111} และ {200} เมื่อ นำไปแทนค่าในสมการ (3.13) จะได้

$$\therefore \frac{\sin^2 \theta_A}{\sin^2 \theta_B} = \frac{1^2 + 1^2 + 1^2}{2^2 + 0^2 + 0^2} = 0.75$$
 (3.15)

ดังนั้นถ้าโลหะเป็นสารตัวอย่างมีโครงสร้างเป็น FCC อัตราส่วนของ $\sin^2\theta$ ที่ได้จาก planes ที่เลี้ยวเบน เกิดขึ้น จะมีค่าเท่ากับ 0.75

ในการหาโครงสร้างของโลหะที่เป็น BCC หรือ FCC โดยใช้การวิเคราะห์ทาง X-ray diffraction จริง ๆนั้นอาจยุ่งยากซับซ้อนกว่าตัวอย่างที่ 3.16 แต่หลักการยังคงเหมือนกัน

ตัวอย่างที่ 3.16

ธาตุชนิดหนึ่งจะมีโครงสร้างเป็น BCC หรือ FCC โดยที่นำไปวิเคราะห์ด้วยเทคนิคทาง X-ray diffraction เมื่อใช้ X-ray ที่มีความยาวคลื่น $0.154~\mathrm{nm}$ จะปรากฏว่ามี peaks ของ X-ray ที่เลี้ยวเบนเกิดขึ้นที่ มุม 2θ ที่ $40,\,58,\,73,\,86.8,\,100.4$ และ 114.7

- (ก) จงหาว่าธาตุนี้มีโครงสร้างอะไร
- (ข) จงหาค่า lattice constant ของธาตุนี้
- (ค) ธาตุนี้คือธาตุอะไร

วิธีทำ (n) หาค่า $\sin^2 \theta$ จากข้อมูลที่กำหนดมุม $2\, heta$ ให้ดังตารางข้างล่างนี้

2θ (deg)	$\theta(\deg)$	$\sin \theta$	$\sin^2 \theta$
40	20	0.3420	0.1170
58	29	0.4848	0.2350
73	36.5	0.5948	0.3538
86.8	43.4	0.6871	0.4721
100.4	50.2	0.7683	0.5903
114.7	57.35	0.8420	0.7090

ขั้นต่อไปหาอัตราส่วนของ $\sin^2\! heta$ จากค่าแรกและค่าที่สองจะได้

$$\therefore \frac{\sin^2 \theta_A}{\sin^2 \theta_B} = \frac{0.1170}{0.2350} = 0.4998 \approx 0.5$$

แสดงว่าโครงสร้างของผลึกของธาตุนี้เป็น BCC เพราะอัตราส่วนได้ประมาณ 0.5 แต่ถ้าได้ 0.75 ก็จะ เป็น FCC

(ข) หาค่า lattice constant จากสมการ (3.12) จัดเสียใหม่เพื่อหาค่า a จะได้

$$a^{2} = \frac{\lambda^{2}}{4} \frac{(h^{2} + k^{2} + l^{2})}{\sin^{2} \theta}$$

$$a = \frac{\lambda}{2} \sqrt{\frac{(h^{2} + k^{2} + l^{2})}{\sin^{2} \theta}}$$

แทนค่าในสมการ (3.17) ด้วย $h=1,\,k=1$ และ l=0 โดยที่ทราบแล้วว่าโครงสร้างของผลึกเป็น BCC plane ที่เลี้ยวเบนแรกจึงเป็น $\{110\}$ ซึ่งจะมีค่า $\sin^2\theta=0.1170$ และค่า $\lambda=0.154$ nm

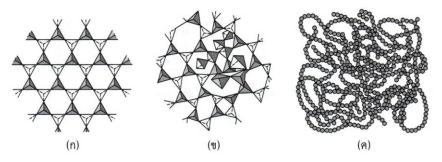
ดังนั้น
$$a = \frac{0.154 \, \text{nm}}{2} \sqrt{\frac{(1^2 + 1^2 + 0^2)}{0.117}} = 0.318 \, \text{nm}$$

(ค) จากค่า $a=0.318~\mathrm{nm}$ และเป็น BCC จากตารางที่ $3.2~\mathrm{\acute{e}n}$ a ที่ใกล้เคียงที่สุดคือ $0.316~\mathrm{nm}$ ซึ่ง เป็นธาตุทั้งสเตน

3.12 วัสดุสัณฐาน (Amorphous Materials)

จากที่ได้กล่าวมาแล้ววัสดุบางชนิดเรียกว่า อสัณฐาน หรือไม่มีรูปร่างผลึก (non-crystalline) เพราะ ในโครงสร้างอะตอมของสารเหล่านั้นไม่มีการเรียงตัวกันเป็นอันดับระยะยาว (long range order) ขอให้เป็น ข้อสังเกตไว้ว่าโดยทั่วไปวัสดุมีแนวโน้มที่จะมีสภาพเป็นผลึกอยู่แล้ว เพราะเป็นสภาวะที่เสถียรที่สุดซึ่งจะมี ระดับพลังงานตต่ำที่สุด อย่างไรก็ตามอะตอมในวัสดุอสัณฐานจะเกิดพันธะกันในลักษณะที่ไม่เป็นระเบียบ เนื่องจากมีปัจจัยที่ไปกิดขวางการจัดการที่จะทำให้เกิดความเป็นระเบียบ อะตอมในวัสดุอสัณฐานจะมีช่องว่าง เกิดขึ้นในบางตำแหน่ง ทำให้เป็นการต้านการเกิดผลึกแข็งได้ เพื่อให้เกิดความชัดเจน ระดับต่าง ๆของการเกิด ความเป็นระเบียบ (หรือไม่เป็นระเบียบ) ได้แสดงในรูปที่ 3.32

พอลิเมอร์ แก้ว และโลหะบางชนิดส่วนมากจะเป็นประเภทวัสดุอสัณฐาน ในพอลิเมอร์การเกิดพันธะ ทุติยภูมิระหว่างโมเลกุลจะไม่ยอมให้เกิดความเหมือน หรือคล้ายคลึงกัน และห่วงโช่ที่อัดกันแน่นในขณะ แข็งตัว ดังนั้นพอลิเมอร์ เช่น พอลิไวนิลคลอไรด์ (PVC) จึงประกอบด้วยห่วงโช่ (chain) โมเลกุลที่ยาว และ



รูปที่ 3.32 เป็นแผนผังแสดงระดับต่างๆของความเป็นระเบียบในวัสดุ (ก) ระยะยาว (long-range) ของความเป็นระเบียบใน ผลึกซิลิกา (crystalline silica) (ข) แก้วซิลิกาที่ไม่มีระยะยาวของความเป็นระเบียบ (ค) โครงสร้างอสัณฐานในพอลิเมอร์

เบี้ยว (Twisted) ซึ่งทำให้ยุ่งยากในการเกิดของแข็ง โครงสร้างอสัณฐาน คล้ายกับรูปที่ 3.32 (ค) ในพอลิ เมอร์บางชนิด เช่น พอลิเอทิลีน โมเลกุลจะมีความสามารถและเข้ามาบรรจุกันแน่นในบางช่วงของวัสดุ และทำ ให้เกิดระดับความยาวที่เป็นระเบียบมากขึ้น ดังนั้นพอลิเมอร์ชนิดนี้จึงจัดอยู่ในพวกกึ่งผลึก (Semicrystalline) รายละเอียดของพวกกึ่งผลึกพอลิเมอร์จะได้กล่าวโดยละเอียดในบทที่ 10

แก้วที่เป็นพวกสารอนินทรีย์นั้น อ๊อกไซด์ที่ใช้เป็นหลัก ในการทำแก้ว (Glass-Forming oxide) คือ ชิ ลิกา (SiO2) โดยทั่วไปแก้วมีลักษณะเฉพาะคล้ายวัสดุเซรามิก (ceramic glass) และจัดว่าเป็นวัสดุตัวอย่างอีก ชนิดหนึ่งที่มีโครงสร้างอสัณฐาน แก้วชนิดนี้ในโมเลกุลจะมีหน่วยย่อยหลัก คือ SiO4 เทตระฮีดรอน โครงสร้างผลึกในอุดมคติของแก้วชนิดนี้ แสดงอยู่ในรูปที่ 3.32 (ก) แผนภาพแสดงถึง Si-O รูปเทตระฮีดรอนมีการเชื่อมต่อกัน มุมต่อมุมเกิด long-range Order ในสภาวะที่แก้วเป็นของเหลวหนืด (viscous) โมเลกุลของมันจะเคลื่อนไหวได้จำกัด และเกิดการตกผลึกอย่างช้า ๆ แต่ถ้ามีการทำให้เย็นด้วยอัตราเร็วปาน กลางจะไปยับยั้งการเกิดโครงสร้างของผลึกและแทนที่โครงสร้างเทตระฮีดรอนจะมีการเชื่อมต่อมุมเป็น โครงข่ายที่ไม่มี long-range order คือไม่เกิดเป็นผลึก ดังรูปที่ 3.32 (ข)

ในส่วนที่เพิ่มเติมของพอลิเมอร์และแก้วคือ โลหะบางชนิดมีความสามรถที่จะมีโครงสร้างอสัณฐานได้ (Metallic glass) ภายใต้ภาวะที่จำกัดและมีความยุ่งยาก โลหะไม่เหมือนแก้วเนื่องจากโลหะมีส่วนที่จะประกอบ เป็นโครงสร้างมีขนาดเล็กและเคลื่อนไหวได้เมื่ออยู่ภายใต้สภาวะหลอมเหลว ดังนั้นจึงเป็นการยากที่จะป้องกัน ไม่ให้โลหะเกิดเป็นผลึก อย่างไรก็ตามโลหะที่มีการผสมเหล็ก 78% ชิลิกอน 9% และโบรอน 13% จะมีส่วนที่ เป็นกึ่งโลหะสูง Si และ B อาจเกิดเป็น metallic glass จากากรที่มันแข็งตัวเร็ว เมื่อใช้อัตราการทำให้เย็นเกิน กว่า 10°C ต่อวินาที จากการทำให้อัตราการเย็นตัวลงเร็วมากเช่นนี้อะตอมไม่มีเวลาพอที่จะเกิดโครงสร้างผลึก แต่จะเกิดโลหะอสัณฐานซึ่งเป็นโครงสร้างที่ไม่เป็นระเบียบมาก ในทางทฤษฎีวัสดุใดที่มีรูปร่างผลึกสามารถเกิด โครงสร้างอสัณฐานได้ ถ้าทำให้แข็งตัวมาก ๆจากสภาพที่หลอมเหลว

เนื่องจากวัสดุอสัณฐานที่มีโครงสร้างและสมบัติพิเศษ จึงทำให้มันเป็นวัสดุที่ยอดเยี่ยม เช่น metallic glass เป็นวัสดุที่มีความแข็งแรงสูง ทนต่อการกัดกร่อนได้ดีและมีคุณสมบัติทางแม่เหล็กที่ดี เมื่อเทียบกับของคู่ กันที่เป็นผลึก

สุดท้ายนี้วัสดุอสัณฐานยังมีความสำคัญอีกอย่างหนึ่งคือ เมื่อนำไปวิเคราะห์ด้วยเทคนิค X-ray diffraction วัสดุอสัณฐานจะไม่ให้ X-ray diffraction pattern ที่เด่นชัด เนื่องจากโครงสร้างของอะตอมขาด ความเป็นระเบียบ ในบทหลัง ๆจะได้กล่าวถึงโครงสร้างและสมบัติของวัสดุให้มีรายละเอียดมากขึ้น

3.13 สรุป

การจัดตัวของอะตอมในผลึกของแข็งสามารถอธิบายได้ด้วย การเชื่อมโยงระหว่างอะตอม ด้วย เส้นตรงเป็นตาข่าย (Network) เรียกว่า Space lattice Space lattice แต่ละอันจะแสดงถึงตำแหน่งของ อะตอมในหน่วยเซลล์ โครงสร้างประกอบด้วย Space lattice และ motif (หรือพื้นฐาน) วัสดุที่มีรูปร่างผลึก เช่น โลหะส่วนมากจะประกอบด้วยการจัดตัวของอะตอมเป็นแบบ Long-range order แต่วัสดุบางชนิด เช่น พอลิเมอร์และแก้ว จะมีการจัดตัวแบบ shot-range order เท่านั้น วัสดุดังกล่าวนี้เรียกว่าวัสดุกึ่งผลึก (Semicrystalline) หรือวัสดุอสัณฐาน (Amorphous) ระบบผลึกมีด้วยกัน 7 แบบ (7 systems) โดยถือการจัด ตัวทางเรขาคณิตคือจัดตัวตามความยาวของแกนและมุมระหว่างแกนของหน่วยเซลล์ในผลึก 7 แบบนี้มีอยู่ 14 หน่วยเซลล์หรือแลตทิชย่อย (Sub-lattices) ซึ่งขึ้นอยู่กับการจัดตัวของอะตอมในหน่วยเซลล์

โครงสร้างผลึกของโลหะส่วนมากมีหน่วยเซลล์เป็น Body-centered Cubic (BCC), face-centered cubic (FCC) และ hexagonal Close-packed (HCP) (ซึ่งมีความหนาแน่นต่างจากโครงสร้าง hexagonal อย่างง่าย)

จากการให้อะตอมเป็นทรงกลมแข็ง (Hard sphere model) ทำให้สามารถคำนวณหาความหนาแน่น เชิงปริมาตร (ρ_v) ความหนาแน่นเชิงพื้นที่ (ρ_p) และความหนาแน่นเชิงเส้น (ρ_ℓ) ของหน่วยเซลล์ได้ ระนาบ ที่อะตอมเข้าไปบรรจุกันแน่นที่สุดเท่าที่จะบรรจุได้ เรียกว่า close-packing planes ถ้าเป็นทิศทางเรียกว่า close-packing directions นอกจากนี้ยังสามารถคำนวณหาค่า atomic packing factor (APF) ของโครงสร้าง ต่าง ๆ ได้อีกด้วยโลหะที่มีโครงสร้างผลึกแตกต่างกันที่อุณหภูมิและความดันต่างกัน ปรากฏการณ์เช่นนี้เรียกว่า ภาวะพหุสัณฐาน (Polymorphism)

โครงสร้างผลึกที่เป็นของแข็งสามารถหาได้โดยใช้เทคนิคทาง X-ray diffraction X-ray จะเกิดการ เลี้ยวเบนได้ผลึกตามกฎของแบรก (Bragg's law) คือ n λ = 2 d sin θ เครื่องที่ใช้หาโครงสร้างผลึก เรียกว่า X-ray diffractometer และใช้ powder method ในการหาโครงสร้างผลึกที่มีรูปร่างต่าง ๆกันได้

3.14 คำนิยาม

Amorphous (อสัณฐาน) หมายถึงโครงสร้างที่ไม่มี long-rang order

Crystal (ผลึก) เป็นของแข็งที่ประกอบด้วยอะตอม ไอออนหรือโมเลกุลที่มีการจัดตัวเป็นรูปแบบ แน่นอนและซ้ำกันใน 3 มิติ

Crystal Structure (โครงสร้างผลึก) เป็นรูปแบบการจัดตัวของอะตอมหรือไอออนใน Space อย่าง เป็นระเบียบใน 3 มิติ

Space lattice เป็นจุดที่เรียงกันเป็นแถวใน 3 มิติ ซึ่งแต่ละจุดจะถูกล้อมรอบด้วยจุดที่เหมือน ๆกัน

Lattice point เป็นจุด ๆหนึ่งจากจุดต่าง ๆ ที่เรียงกันเป็นแถวแต่ละจุดเหล่านี้ถูกล้อมรอบด้วยจุดที่
เหมือน ๆกัน

Unit cell เป็นหน่วยที่ซ้ำ ๆกันของ space lattice โดยให้ความยาวตามแกนและมุมระหว่างแกน เป็น ค่า Lattice constants ของหน่วยเซลล์ทั้งนี้เพื่อความเข้าใจง่ายและสะดวกเท่านั้น

Body-centered cubic (BCC) unit cell เป็นหน่วยเซลล์ที่อะตอมเข้าไปบรรจุอยู่โดยมีการจัดตัวของ อะตอมหนึ่ง ๆจะสัมผัสกับอีก 8 อะตอมที่เหมือนกันที่อยู่ที่มุมของรูปลูกบาศก์ (ดังรูปที่ 3.3(ก))

Face-centered cubic (FCC) unit cell เป็นหน่วยเซลล์ที่อะตอมหนึ่งเข้าไปบรรจุอยู่ตรงกลางโดยจัด ตัวให้มีอะตอมอื่น ๆอยู่ล้อมรอบ 12 อะตอมลำดับชั้นของ close-packed planes ที่ซ้อนกันอยู่ในโครงสร้าง ผลึก FCC เป็น ABCABC...... (ดังรูปที่ 3.3 (ข))

Hexagonal close-packed (HCP) unit cell เป็นหน่วยเซลล์ที่อะตอมเข้าไปบรรจุอยู่ มีการจัดตัวที่ อะตอมอยู่ตรงกลางถูกล้อมรอบด้วยอะตอม 12 อะตอมลำดับชั้นของ Close-packed planes ที่เรียงกันอยู่ใน โครงสร้างผลึก HCP เป็น ABCABC...... (ดังรูปที่ 3.3 (ค))

Atomic packing factor (APF) เป็นปริมาตรของอะตอมที่บรรจุอยู่ในหน่วยเซลล์หนึ่ง ๆหารด้วย ปริมาตรของหน่วยเซลล์

Indices of direction แสดงด้วยเวกเตอร์ที่ลากจากจุด origin ในหน่วยเซลล์ไปยังด้านของหน่วยเซลล์ การเขียน direction Indices เขียนได้เป็น [$u \ v \ w$] ถ้า Indices เป็นลบให้เขียนเส้นบนค่า Indices นั้น ๆ

Indices for cubic crystal planes (Miller indices) เป็นค่าเศษส่วนกลับของจุดตัดของ planes กับ แกน x y และ z ของผลึก cubic เรียกว่า Miller indices แสดงด้วย (h k l) โดยที่ plane จะต้องไม่ผ่านจุด origin

Volume density (ρ_v) เป็นค่าของมวลต่อหนึ่งหน่วยปริมาตร นิยมวัดเป็น ${
m Mg/m}^3$ หรือ ${
m g/cm}^3$

Planar density $(
ho_p)$ เป็นค่า equiv. no of atoms ที่ถูกตัดด้วยพื้นที่อันหนึ่งหารด้วยพื้นที่ที่ใช้ตัด

Linear density (ho_ℓ) เป็นจำนวนอะตอมที่ทิศทางอันหนึ่งผ่าน หารด้วยความยาวของเส้นของ ทิศทางนั้นในผลึก cubic

Polymorphism (การมีผลึกหลายแบบ) เป็นลักษณะหรือสมบัติพิเศษของโลหะที่มีโครงสร้างผลึกได้ หลายแบบ เช่น เหล็กสามารถมีโครงสร้างเป็น FCC หรือ BCC โดยขึ้นอยู่กับอุณหภูมิ

Metallic glass เป็นโลหะที่มีโครงสร้างอะตอมเป็นแบบสัณฐาน

3.15 แบบฝึกหัด

- 3.1 โครงสร้างผลึกของโลหะที่พบเสมอ ๆมีอะไรบ้าง จงบอกชื่อของโลหะที่มีโครงสร้างดังกล่าวมา 5 ชื่อ
- 3.2 Bravais unit cell มี 14 ชนิด ได้แก่อะไรบ้าง
- 3.3 โลหะแทนทาลัมที่ 20°C เป็น BCC ซึ่งมีรัศมีอะตอม 0.143 nm จงคำนวณหาค่า Lattice constant (a) เป็น nm
- 3.4 ทั้งสเตนที่ 20 °C เป็น BCC มี lattice constant 0.3165 nm จงคำนวณหาค่ารัศมีอะตอมของโลหะ ทั้งสเตนในหน่วย nm
- 3.5 โลหะอะลูมิเนียมมีโครงสร้างผลึกเป็น FCC และมีค่า lattice constant 0.405 nm จงคำนวณหาค่า รัศมีอะตอมของอะลูมิเนียมในหน่วย nm
- 3.6 ตะกั่วมีโครงสร้างผลึกเป็น FCC และรัศมีอะตอม 0.175 nm จงคำนวณหาค่า Lattice constant (a) เป็น nm
- 3.7 จงคำนวณหาค่า Atomic packing factor (APF) ของ FCC Structure
- 3.8 ในโครงสร้าง HCP มีจำนวนอะตอมอยู่เท่าไรใน unit cell
- 3.9 จงเขียน directions ใน BCC unit cell และบอกตำแหน่ง coordinates ของอะตอมที่ direction vector ผ่าน
 - (n) [100] (v) [110] (n) [111]

3.10	จงเขียน direction vector ในหน่วยเซลล์ cubic สำหรับ direction ต่อไปนี้				
	(ก) [1 1 1]	(ข) [1			
	(0)[121]	(1) [1	- 13]		
3.11	Direction vector อันหนึ่งผ่านจากตำแหน่ง $(1,0,{}^{3}\!\!/_{4})$ ไปยังตำแหน่ง $({}^{1}\!\!/_{4},1,{}^{1}\!\!/_{4})$ ในหน่วยเซล				
	cubic จะมี direction Indices อย่างไร				
3.12	จงเขียน Crystal planes ซึ่งมี Miller indices ต่อไปนี้ใน unit cell				
	(n) (111)	(ข) (1	(0^{-2})	(P) (321)	
	$(3)(\bar{3}3\bar{1})$	(a) (a	232)		
3.13	จงเขียน Crystallo	graphic planes	ใน BCC unit cel	และบอกตำแหน่งอะตอมที่ planes ผ่านมาด้วย	
	(n) (100)	(ข) (1	•	(A) (111)	
3.14	จงเขียน Crystallo	ographic planes	ใน FCC unit cel	l และบอกตำแหน่ง coordinates ของอะตอมที่	
	planes ตัดผ่านมา	ล้วย			
	(n) (100)		.10)		
3.15	จงหา Miller indices ของ cubic plane ที่ตัดแกนโดยมี $a=\frac{1}{2}$ $b=\frac{3}{4}$ $c=\frac{1}{2}$				
3.16	จงหา Miller indices ของ cubic plane ที่ตัดแกนโดยมี $a=1$ $b=-\frac{2}{3}$ $c=-\frac{1}{2}$				
3.17	จงหา Miller ind	ices VO1 cubic	crystal plane ที่จ	ดตัดมี coordinates $(1, 0, 0), (1, \frac{1}{2}, \frac{1}{4}),$	
	$(\frac{1}{2}, \frac{1}{2}, 0)$				
3.18	ทองแดงมีโครงส	ร้างเป็น FCC	มี lattice constant	(a) เท่ากับ 0.3615 nm จงหาค่า interplanar	
	spacing ของ				
			00		
3.19	ถ้า d_{321} interplana	ır spacing ในโล	หะที่มีโครงสร้างเเ็	ใน BCC มีค่าเท่ากับ 0.08411 nm	
	(fi) Lattice const		_		
	(ข) รัศมีอะตอมข		ใด		
	(ค) โลหะนี้น่าจะเ		م جر		
3.20	-		_	cm³ จากค่า lattice constant (a) =0.40788 nm	
	และค่า atomic mass ของทอง = 196.67 g/mol				
3.21	จงหาค่า Planar atomic density เป็นอะตอม/mm² สำหรับ crystal planes ต่อไปนี้ ในโลหะ				
	แทนทาลัมที่มีโครงสร้างเป็น BCC และมี lattice constant 0.33026 nm จงคำนวณหาค่า Linear atomic density เป็นอะตอม/mm ของ directions ต่อไปนี้ ในโมลิบดินัม				
3.22					
	(Mo) โครงสร้าง 1			31468 nm	
	(ก) [100]	(ข) [110]	(ค) [111]		

- 3.23 จากผลการวิเคราะห์ด้วยเครื่อง X-ray diffractometer ของธาตุชนิดหนึ่งซึ่งอาจมีโครงสร้างเป็น BCC หรือ FCC ปรากฏว่าได้ diffraction peaks ที่มุม 2θ คือ 38.184° , 44.392° , 64.576° และ 72.547° ความยาวคลื่นของ X-ray ที่ใช้เป็น 0.1541 nm
 - (ก) จงหาโครงสร้างผลึกของธาตุนี้
 - (ข) จงหาค่า Lattice constant ของธาตุนี้
 - (ค) ธาตุนี้คืออะไร