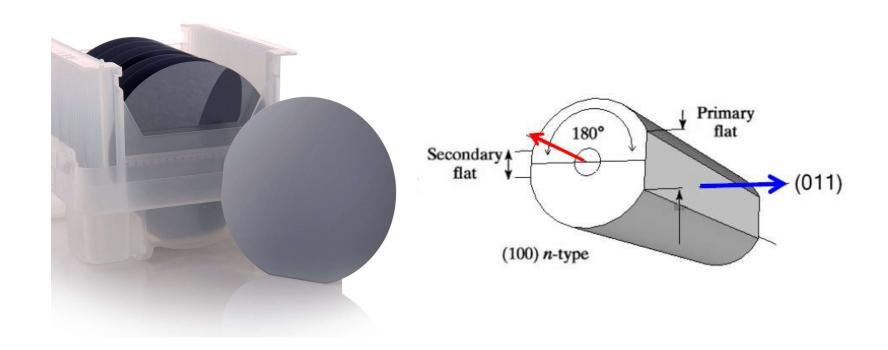
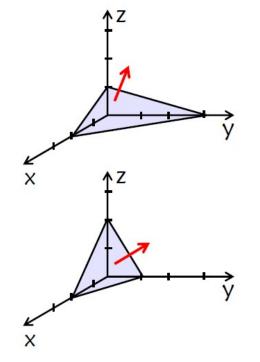
硅片中的晶向



怎样计算(100)和(011)的夹角?

计算任意两个晶面的夹角



晶面1法向的单位矢量:

$$N_1 = (h_1 \vec{a} + k_1 \vec{b} + l_1 \vec{c}) / (h_1^2 + k_1^2 + l_1^2)^{1/2}$$

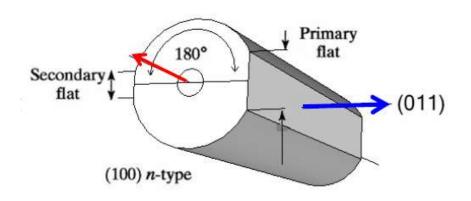
晶面2法向的单位矢量:

$$N_2 = (h_2\vec{a} + k_2\vec{b} + l_2\vec{c})/(h_2^2 + k_2^2 + l_2^2)^{1/2}$$

$$Cos(\theta) = N_1 \bullet N_2$$

= $(h_2h_1 + k_2k_1 + l_2l_1)/(h_2^2 + k_2^2 + l_2^2)^{1/2}(h_2^2 + k_2^2 + l_2^2)^{1/2}$

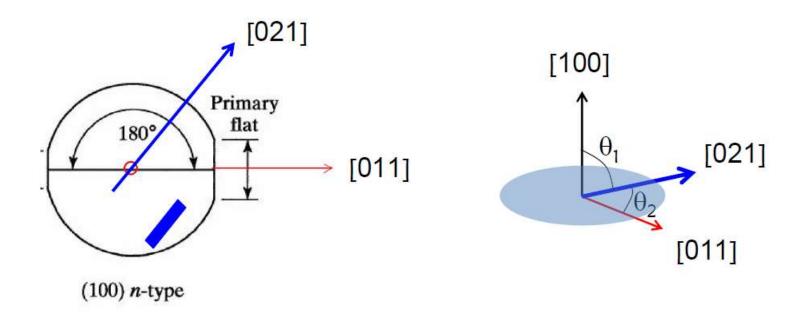
<u>计算(100)和(011)的夹角</u>



$$cos(\theta) = (1x0+0x1+0x1)/(\sqrt{1}x\sqrt{2}) = 0$$

so θ =90 degrees (100) 和 (011) 垂直

例题:在硅片内找到[021]晶向



$$cos(\theta_1)=(1x0+0x2+0x1)/(1x\sqrt{5})=0$$
, so $\theta_1=90$

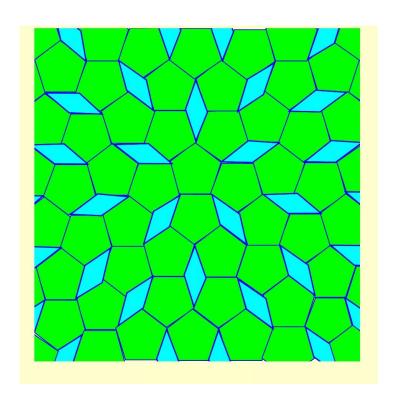
 $\cos(\theta_2) = (0x0 + 2x1 + 1x1)/(\sqrt{5}\sqrt{2})$, so $\theta_2 = 18.5$ degrees

点群 —— 以10种对称素为基础组成的对称操作群

十种对称素 $\frac{1, 2, 3, 4, 6}{1, 2, \overline{3}, \overline{4}, \overline{6}}$

—— 长方形、正三角形、正 方形和正六方形可以在平面 内周期性重复排列

—— 正五边形及其它正n边形 则不能作周期性重复排列



理论证明由10种对称素只能组成32种不同的点群

—— 晶体的宏观对称只有32个不同类型



——不动操作,只含一个元素,表示没有任何对称性的晶体

回转群 C_n

只包含一个旋转轴的点群 C_2 , C_3 , C_4 , C_6 —— 4个 —— 下标表示是几重旋转轴

双面群 D_n

包含一个n重旋转轴和n个与之对应的二重轴的点群 D_2, D_3, D_4, D_6 —— 4个

- O_h 群 —— 立方点群,含有48个对称操作
- T_{d} 群 —— 正四面体点群,含有24个对称操作
- $oldsymbol{O}$ 群 —— 立方点群 $oldsymbol{O}_{\!\scriptscriptstyle h}$ 的24个纯转动操作
- T 群 —— 正四面体点群 T_d 的12个纯转动操作
- T_h 群 T 群加上中心反演

点对称操作加上平移操作构成空间群。全部晶体构有 230种空间群,即有230种对称类型。

§1.7 晶格的对称性

- ——32种点群描述的晶体对称性
- —— 对应的只有14种布拉伐格子
- —— 分为7个晶系
- —— 单胞的三个基矢 \bar{a} , \bar{b} , \bar{c} 沿晶体的对称轴或对称面的法向,在一般情况下,它们构成斜坐标系

三个晶轴之间的夹角
$$\angle(\bar{b},\ \bar{c}) = \alpha$$

$$\angle(\bar{c},\ \bar{a}) = \beta$$

$$\angle(\bar{a},\ \bar{b}) = \gamma$$

1.三斜晶系: $a \neq b \neq c, \alpha \neq \beta \neq \gamma$ 简单三斜(1)

3.三角晶系: a = b = c 三角(4)

 $lpha=eta=\gamma
eq 90^{\circ}<120^{\circ}$ — 用(

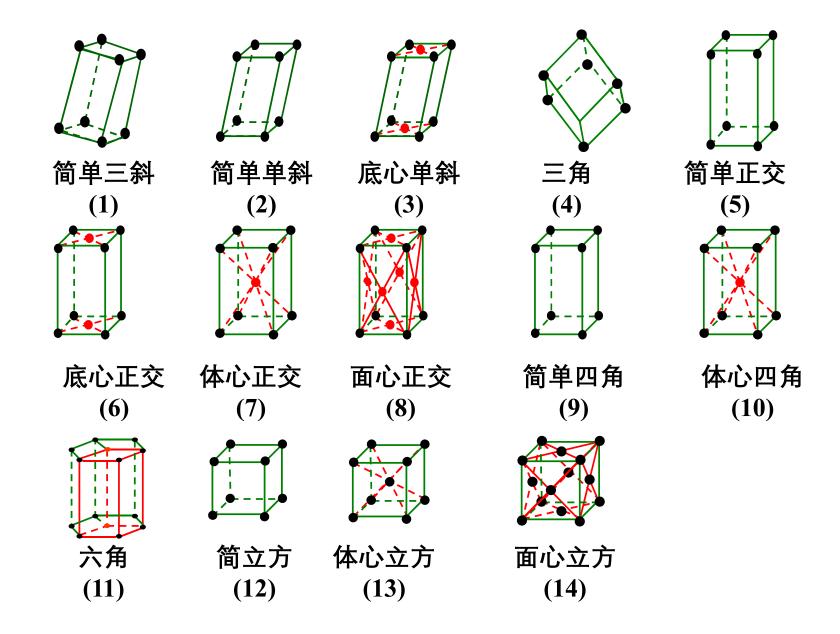
4.正交晶系: $\alpha \neq b \neq c$ 简单正交(5),底心正交(6) $\alpha = \beta = \gamma = 90^{\circ}$ 体心正交(7),面心正交(8)

5.四角系: *a*=*b*≠*c*

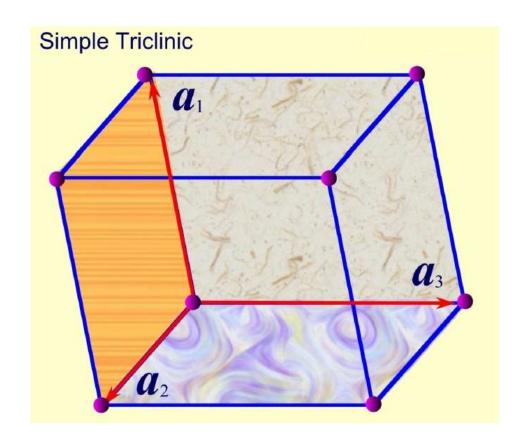
(正方晶系) $\alpha = \beta = \gamma = 90^{\circ}$ 简单四角(9), 体心四角(10)

6.六角晶系: $a = b \neq c$ $\alpha = \beta = 90^{\circ}$ $\gamma = 120^{\circ}$ 六角(11)

7.立方晶系: a = b = c 简立方(12), 体心立方(13), $\alpha = \beta = \gamma = 90^{\circ}$ 面心立方(14)



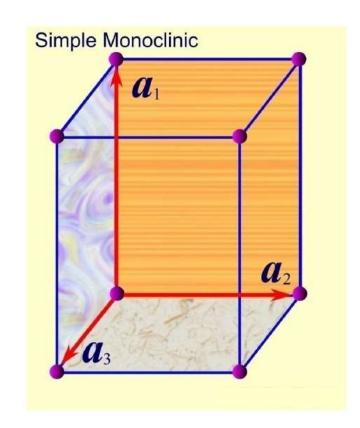
1) 简单三斜 $a_1 \neq a_2 \neq a_3$ $\alpha \neq \beta \neq \gamma$

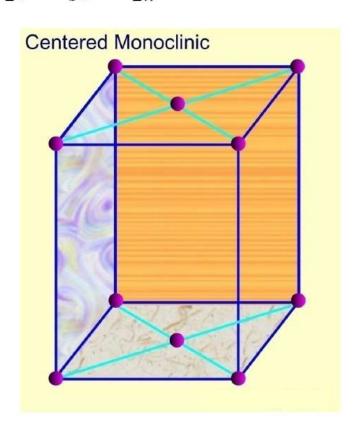


 C_1 , C_s

2) 简单单斜 $a_2 \perp a_1$, a_3

3) 底心单斜 $a_1 \neq a_2 \neq a_3$ C_2 , C_s , C_{2h}



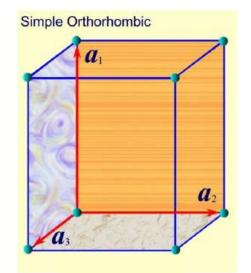


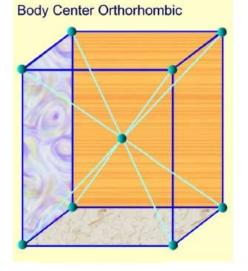
- 4) 简单正交
- 5) 底心正交
- 6) 体心正交
- 7) 面心正交

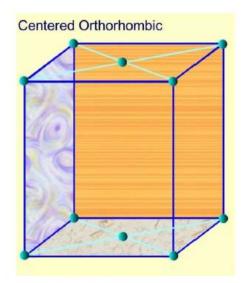
$$a_1 \neq a_2 \neq a_3$$

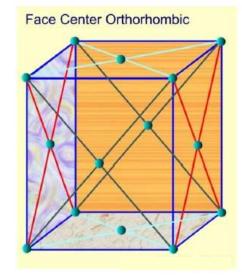
$$a_1 \perp a_2 \perp a_3$$

$$D_2$$
, C_{2v} , D_{2h}





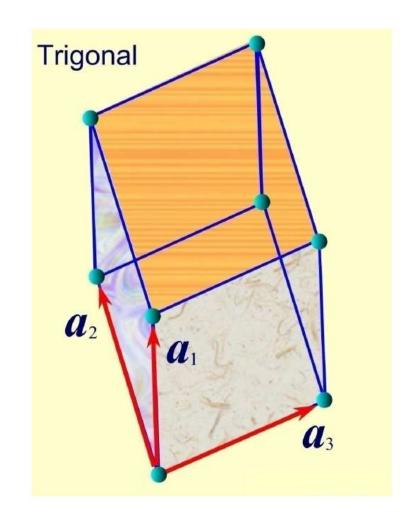




$$a_1 = a_2 = a_3$$

$$\alpha = \beta = \gamma \neq 90^{\circ} < 120^{\circ}$$

 C_3 , S_6 , D_3 , C_{3v} , D_{3d}

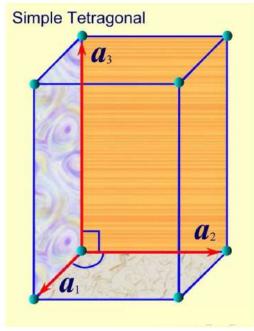


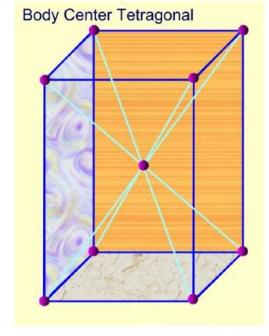
9) 简单四方(四角) $a_1 = a_2 \neq a_3$

$$a_1 = a_2 \neq a_3$$

10) 体心四方(四角)
$$\alpha = \beta = \gamma = 90^{\circ}$$

 C_4 , C_{4h} , D_4 , C_{4v} , D_{4h} , S_4 , D_{2d}





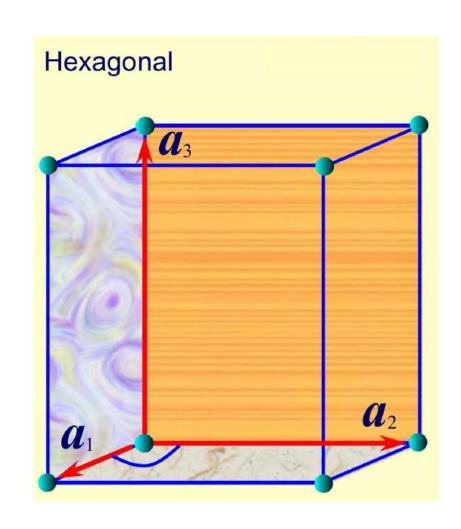
11) 六角

$$a_1 = a_2 \neq a_3$$

$$a_3 \perp a_1, a_2$$

$$\angle a_1 a_2 = 120^0$$

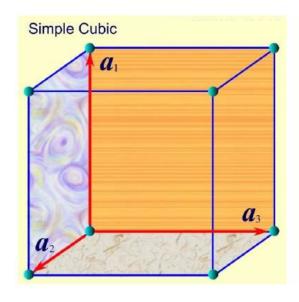
$$C_6$$
, C_{6h} , D_6 , C_{3v}
 D_{6h} , C_{3h} , D_{2h}

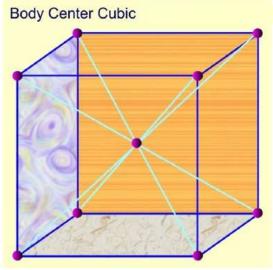


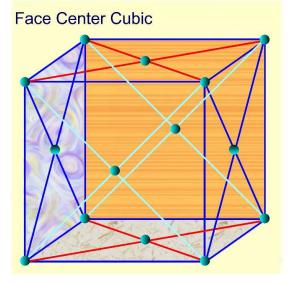
$$a_1 = a_2 = a_3$$

$$\alpha = \beta = \gamma = 90^{\circ}$$

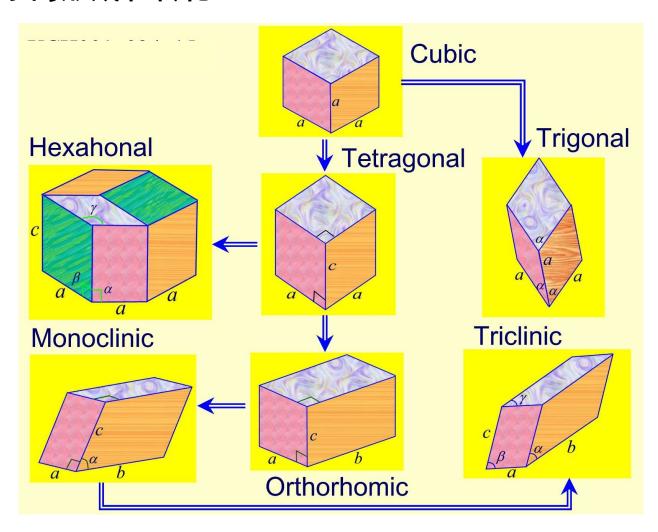
$$T$$
, T_h , T_d , O , O_h







7大晶系的形成和转化



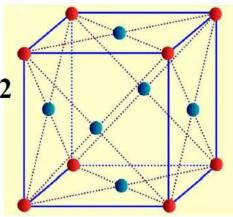
配位数(CN)---注意是针对原子而不是格点而言

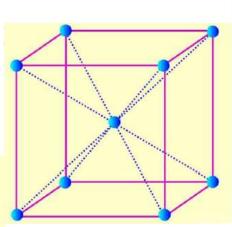
● 最近邻: 离某一原子最近的原子, 称为该原子的最近邻

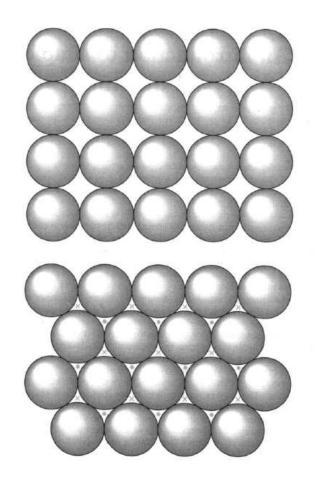
● 配位数: 晶体中一个原子的最近邻原子数

● 体心立方:配位数是 8

● 面心立方: 配位数是 12



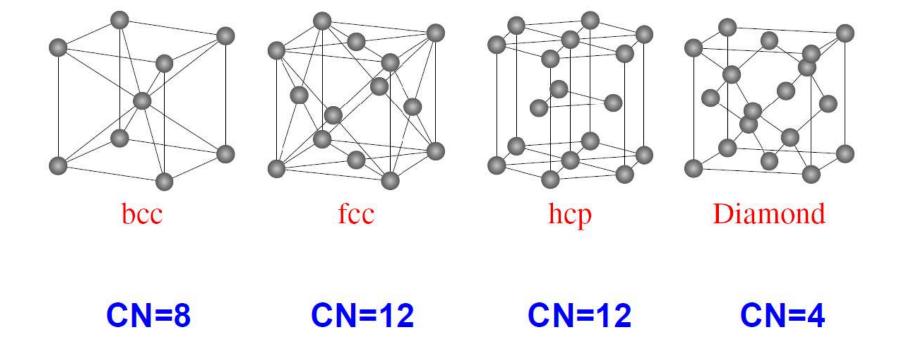




配位数是 4

配位数是 6

二维体系最大的堆积方式



- 最大配位数: 12(密堆积)
 - *每个原子与同层六个原子相切;
 - 上下两层各与三个原子相切
- 不可能的配位数: 11、10、9、7、5(因对称)
 - * 因此,可能的配位数是12、8、6、4、3、2

配位数为8:体心, 氯化铯型结构

配位数为6: 氯化钠型结构

配位数为4: 四面体结构

配位数为3: 层状结构

配位数为2: 链状结构

§1.5 晶体的X射线衍射与倒格子

- ◆ X射线衍射是研究晶体结构最有效的手段。
- ◆除了X射线衍射外,还有电子衍射(适合薄膜)、中子衍射(研究氢、碳在晶体中的位置)等。
- ◆共同特点:波长和晶格常数是同量级(零点 几个纳米)

X射线是由被高电压U加速了的电子,打击在"靶极"物质上而产生的一种电磁波。

$$h\gamma_{\max} = eU \qquad h\frac{c}{\lambda_{\min}} = eU$$

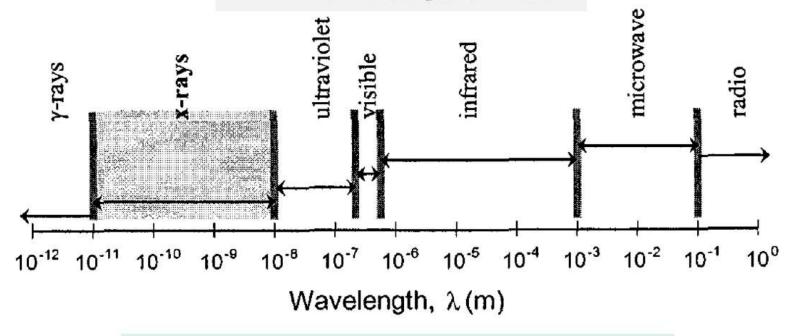
$$\lambda_{\min} = \frac{hc}{eU} \approx \frac{1.2 \times 10^3}{U} \text{ (nm)}$$

$$h \approx 6.62 \times 10^{-34} \,\mathrm{J \cdot s}$$
 $c = 3 \times 10^8 \,\mathrm{m/s}$ $e \approx 1.6 \times 10^{-19} \,\mathrm{C}$

$$U = 10^4 V$$
, $\lambda \sim 0.1 nm$

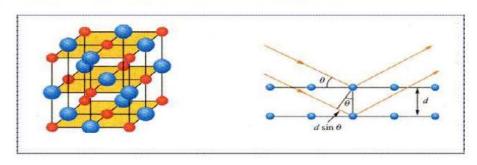
在晶体衍射中,常取U--40千伏,所以 λ --0.03nm。

电磁波的能量和波长

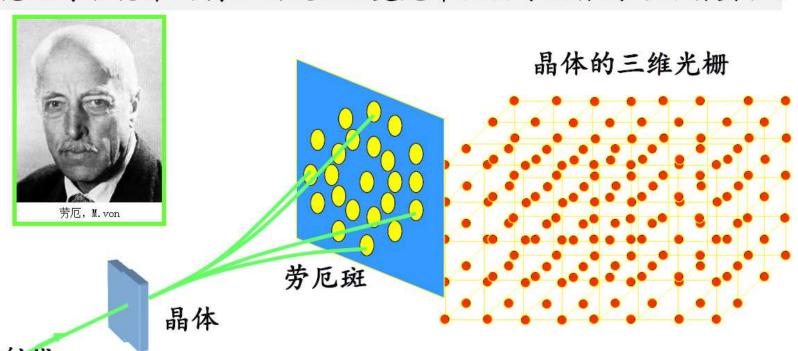


$$E = hv = \hbar \frac{c}{\lambda} \cong \frac{1240}{\lambda} \text{ eV (}\lambda \text{ in unit of nm)}$$

- ◆ X射线?通过光栅观察衍射现象? ×
- ◆ X射线的波长太短, 只有一埃(1Å)
- ◆ 光栅d=3×10⁴Å (每mm333条刻痕),无法分辩的
- ◆ 晶体有规范的原子排列,且原子间距也在埃的 数量级,是天然的三维光栅



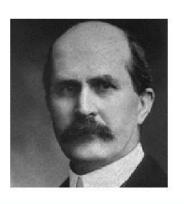
1912年德国物理学家劳厄想到了这一点,索末菲的助教W.弗里德里奇和伦琴的博士研究生P.克尼平做出了X射线的衍射实验。

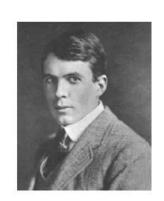


X射线

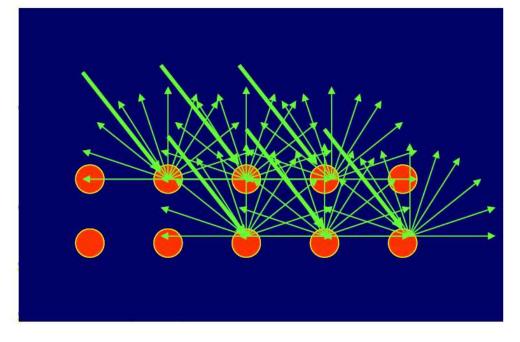
劳厄斑证明了X射线的波动性

1913年英国布拉格父子建立了一个公式:布拉格公式------不但能解释劳厄斑点,而且能用于对晶体结构的研究

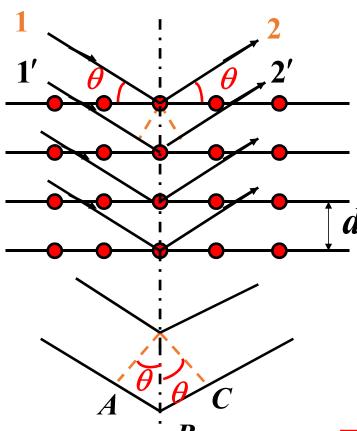




劳厄斑正是散射的电磁波的叠加



衍射加强的条件:



$$2d_{h_1h_2h_3}\sin\theta=n\lambda$$

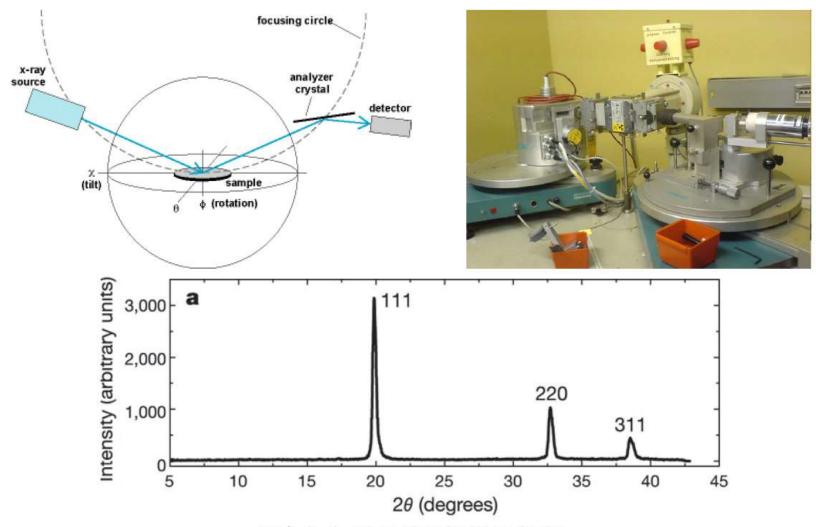
—— 布拉格反射公式

 $egin{array}{ll} & & n$ 为整数,称为衍射级 $oldsymbol{d}_{h_1h_2h_3}$ 数。

由上式可以看出:

$$\lambda \le \frac{2d}{n} \qquad \lambda \le 2d$$

不能用可见光进行晶体衍射。



B掺杂金刚石的X射线衍射图

- ◆ 引入一个新的概念:倒格子
- ◆引入设想:如果晶格的基矢未知,只有一些周期性分布的点,这些点与晶格中的每族晶面对应,通过对应关系求出未知晶格的基矢,那么这些点组成的格子就是倒格子
- ◆ 倒格子并非物理上的格子,只是一种数学处理方法,它在分析与晶体周期性有关的各种问题中起着重要作用

假设晶格的原胞基为 \bar{a}_1 、 \bar{a}_2 、 \bar{a}_3 原胞体积为 $\Omega = \bar{a}_1 \cdot (\bar{a}_2 \times \bar{a}_3)$

建立一个空间, 其基矢为:

$$\vec{b}_1 = \frac{2\pi}{\Omega} (\vec{a}_2 \times \vec{a}_3)$$

$$\vec{b}_2 = \frac{2\pi}{\Omega} (\vec{a}_3 \times \vec{a}_1)$$

$$\vec{b}_3 = \frac{2\pi}{\Omega} (\vec{a}_1 \times \vec{a}_2)$$

由这组基矢构成的格子称为对应于以 \bar{a}_1 、 \bar{a}_2 、 \bar{a}_3 为基矢的正格子的倒易格子(简称倒格子), \bar{b}_1 、 \bar{b}_2 、 \bar{b}_3 称为倒格子基矢。

例1: 简立方格子的倒格子

简立方的基矢: $\vec{a}_1 = a\vec{i}$, $\vec{a}_2 = a\vec{j}$, $\vec{a}_3 = a\vec{k}$

简立方倒格子的基矢:
$$\vec{b}_1 = \frac{2\pi}{a}\vec{i}$$
, $\vec{b}_2 = \frac{2\pi}{a}\vec{j}$, $\vec{b}_3 = \frac{2\pi}{a}\vec{k}$

例2: 二维四方格子,

其基矢为: $\bar{a}_1 = ai$ $\bar{a}_2 = 2aj$

此时可假设一个垂直于平面的单位矢量 $\bar{a}_3 = \bar{k}$

再计算: \bar{b}_1 \bar{b}_2

1、正格子基矢和倒格子基矢的关系:

$$a_{i} \cdot b_{j} = 2\pi \delta_{ij} \begin{cases} =2\pi & (i=j) \\ =0 & (i\neq j) \end{cases}$$

证明如下: $a_1 \cdot b_1 = 2\pi a_1 \cdot (a_2 \times a_3) / a_1 \cdot (a_2 \times a_3) = 2\pi$

因为倒格子基矢与不同下脚标的正格子基矢垂直,有:

$$a_2 \cdot b_1 = 0$$
 $a_3 \cdot b_1 = 0$

2、倒格子原胞体积是正格子原胞体积倒数的 (2π)³倍

$$\Omega^* = \frac{(2\pi)^3}{\Omega}$$
 ($\Omega^* = \vec{b}_1 \cdot (\vec{b}_2 \times \vec{b}_3)$ 为倒格子原胞体积

证明:

$$\Omega^* = \vec{b}_1 \bullet [\vec{b}_2 \times \vec{b}_3] = \frac{(2\pi)^3}{\Omega^3} [\vec{a}_2 \times \vec{a}_3] \bullet [\vec{a}_3 \times \vec{a}_1] \times [\vec{a}_1 \times \vec{a}_2]$$

利用:
$$\vec{A} \times (\vec{B} \times \vec{C}) = (\vec{A} \cdot \vec{C}) \vec{B} - (\vec{A} \cdot \vec{B}) \vec{C}$$

$$[\overrightarrow{a_3} \times \overrightarrow{a_1}] \times [\overrightarrow{a_1} \times \overrightarrow{a_2}] = \{ [\overrightarrow{a_3} \times \overrightarrow{a_1}] \bullet \overrightarrow{a_2} \} \overrightarrow{a_1} - \{ [\overrightarrow{a_3} \times \overrightarrow{a_1}] \bullet \overrightarrow{a_1} \} \overrightarrow{a_2} = \Omega \overrightarrow{a_1}$$

所以:

$$\Omega^* = \frac{(2\pi)^3}{\Omega^2} [\overrightarrow{a_2} \times \overrightarrow{a_3}] \bullet \Omega \overrightarrow{a_1} = \frac{(2\pi)^3}{\Omega} [\overrightarrow{a_2} \times \overrightarrow{a_3}] \bullet \overrightarrow{a_1} = \frac{(2\pi)^3}{\Omega}$$

3、倒格矢 \overline{K}_h 是晶面指数为 (h_1, h_2, h_3) 所对应的晶面族的法线

 K_h

 a_2/h_2

证明: 晶面族 (h_1, h_2, h_3) 最靠近原点O的晶面ABC在基矢

$$a_1, a_2, a_3$$
上的截距: $a_1/h_1, a_2/h_2, a_3/h_3$

失量:
$$\overrightarrow{AC} = \overrightarrow{OC} - \overrightarrow{OA} = \frac{\overrightarrow{a_3}}{h_3} - \frac{\overrightarrow{a_1}}{h_1}$$

$$\overrightarrow{AB} = \overrightarrow{OB} - \overrightarrow{OA} = \frac{\overrightarrow{a_2}}{h_2} - \frac{\overrightarrow{a_1}}{h_1}$$

$$\overrightarrow{K_h} \bullet \overrightarrow{AC} = (h_1 \overrightarrow{b_1} + h_2 \overrightarrow{b_2} + h_3 \overrightarrow{b_3}) \bullet (\frac{\overrightarrow{a_3}}{h_3} - \frac{\overrightarrow{a_1}}{h_1}) = 2\pi - 2\pi = 0$$

同理:
$$\overrightarrow{K_h} \bullet \overrightarrow{AB} = 0$$

得证!

4、倒格矢 \vec{K}_h 与晶面间距 $d_{h_1h_2h_3}$ 关系为 $d_{h_1h_2h_3} = \frac{2\pi}{|\vec{K}_h|}$ 证明:

因为 K_n 垂直于ABC面,所以面间距:

$$d = \overrightarrow{OA} \frac{\overrightarrow{K_h}}{|\overrightarrow{K_h}|} = \frac{\overrightarrow{a_1}}{h_1} \bullet \frac{\overrightarrow{h_1 b_1} + \overrightarrow{h_2 b_2} + \overrightarrow{h_3 b_3}}{|\overrightarrow{K_h}|} = \frac{2\pi}{|\overrightarrow{K_h}|}$$

$$a_1/h_1 \qquad A$$

$$a_2/h_2 \qquad B$$

5、正格矢 \bar{R}_l 与倒格矢 \bar{K}_h 的关 $\bar{R}_l \cdot \bar{K}_h = 2\pi \cdot \mu$ (μ 为整数)

证明:

晶面族 $(h_1h_2h_3)$ 中离原点距离为 μd_μ 的晶面方程:

$$\vec{x} \cdot \frac{\vec{K}_h}{\left| \vec{K}_h \right|} = \mu d_h$$

X是晶面上任意点的位矢,对于格点其位移矢为:

$$\overrightarrow{R_l} = \overrightarrow{l_1} \overrightarrow{a_1} + \overrightarrow{l_2} \overrightarrow{a_2} + \overrightarrow{l_3} \overrightarrow{a_3}$$

$$\overrightarrow{R_l} \bullet \overrightarrow{K_h} = 2\pi\mu \qquad (\mu 为 整 数)$$

推论:

1、如果有一矢量与正格矢点乘后等于2π的整数倍, 这个矢量一定是倒格矢。

2、如果有一矢量与正格矢点乘后为一个没有量纲的数,这个矢量一定能在倒空间中表示出来。

 $ightharpoonup \vec{K}_{hkl}$ 是密勒指数为(h, k, l) 所对应的晶面族的法线

$$|\vec{K}_{hkl}| = \frac{2\pi}{d_{hkl}}$$

其中 $\vec{R}_l = m\vec{a} + n\vec{b} + l\vec{c}$

所以倒格矢 \vec{K} 加河以代表(h, k, l)晶面

晶体结构

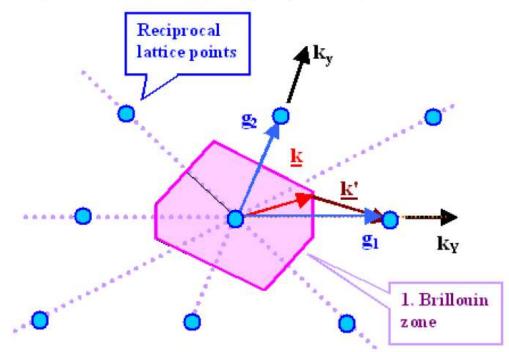
正格

- 1. $\vec{R}_n = \vec{n_1}\vec{a_1} + \vec{n_2}\vec{a_2} + \vec{n_3}\vec{a_3}$
- 2.与晶体中原子位置 相对应;
- 3.是真实空间中点的 周期性排列;
- 4.线度量纲为[长度]

倒格

- 1. $\vec{K}_n = h_1' \vec{b}_1 + h_2' \vec{b}_2 + h_3' \vec{b}_3$
- 2.与晶体中一族晶面相对应;
- 3.是与真实空间相联系的傅里叶空间中点的周期性排列;
- 4.线度量纲为[长度]-1

任选一倒格点为原点,从原点向它的第一、第二、第三……近邻倒格点画出倒格矢,并作这些倒格矢的中垂面,这些中垂面绕原点所围成的多面体称第一布里渊区,其"体积"为倒格子原胞体积 $\Omega^*=b_1\cdot(b_2\times b_3)$



◆第一布里渊区又可表述为从原点出发,不与任何中垂面相交,所能达到的倒空间区域。第n个布里渊区则是从原点出发跨过(n-1)个倒格矢中垂面所达到的区域;

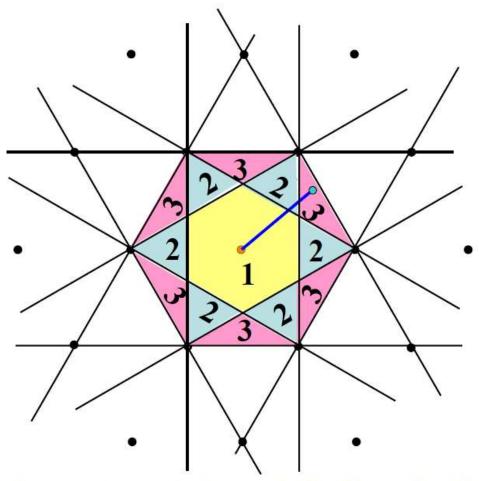
◆各级布里渊区的体积相等。

布里渊区的边界面是倒格矢的垂直平分面

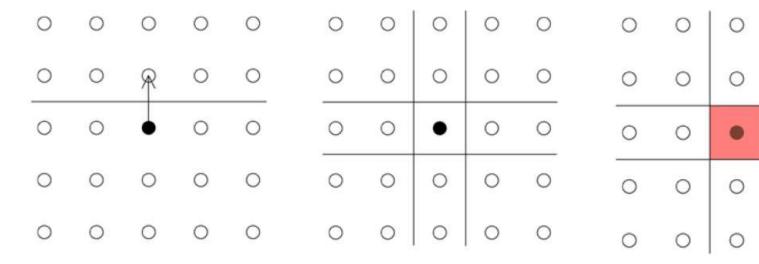
布里渊区的几何作图法:

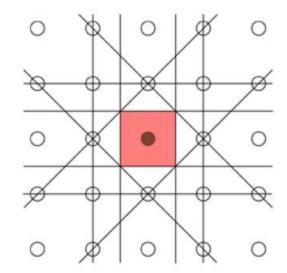
- ❖ 根据晶体结构,作出该晶体的倒易空间点阵, 任取一个倒格点为原点;
- 由近到远作各倒格矢的垂直平分面;
- ❖ 在原点周围围成一个包含原点在内的最小封闭体积,即为简约区或第一布里渊区。

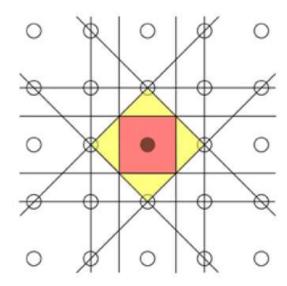
简约区就是倒易空间中的Wigner-Seitz原胞



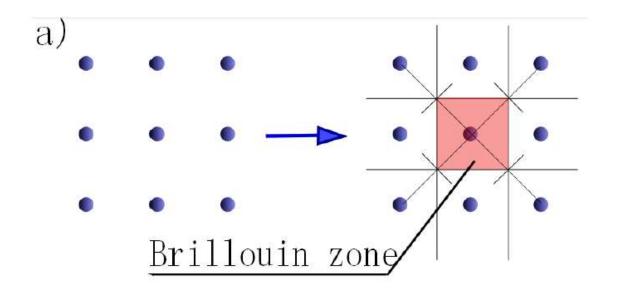
每个布里渊区的体积均相等,都等于第一 布里渊区的体积,即倒格子原胞的体积 $\Omega_{\rm b}$

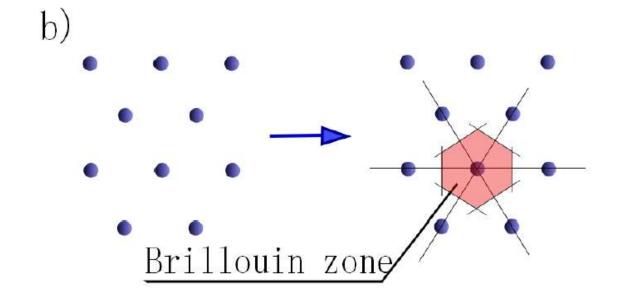


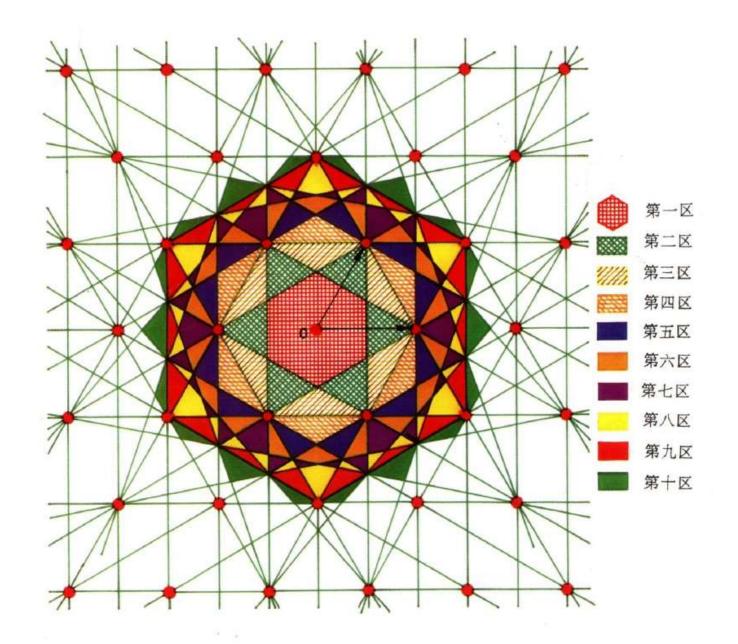




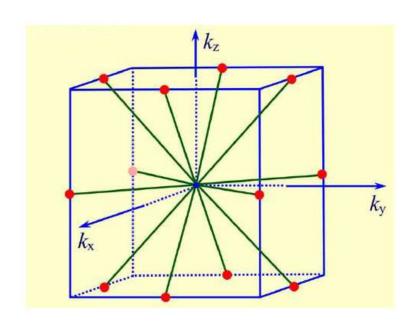
0 0

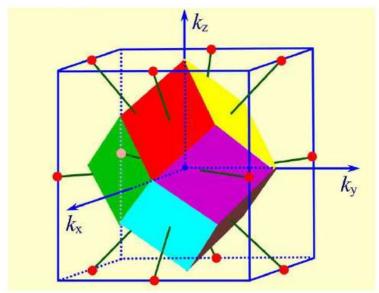




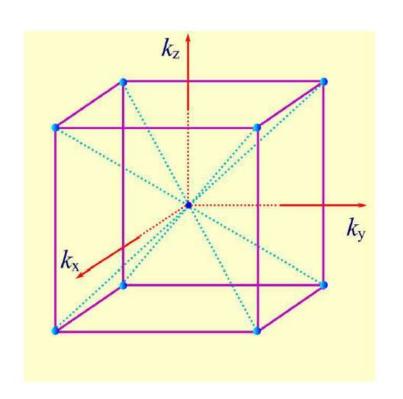


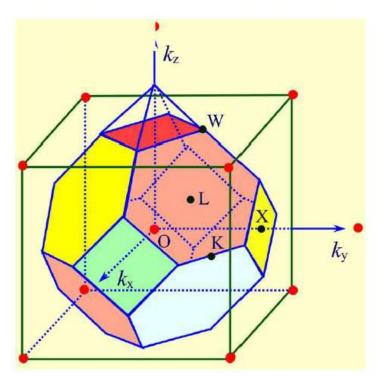
正格子	格常数	倒格子	格常数	简约区 (第一布里渊区)
sc	a	sc	$\frac{2\pi}{a}$	由6个{100}面 围成的立方体
bcc	a	fcc	$\frac{4\pi}{a}$	由12个{110}面 围成的正12面体
fcc	a	bec	$\frac{4\pi}{a}$	由8个{111}面和6个{100} 面围成的14面体





体心立方晶格的倒格子与简约区





面心立方晶格的倒格子与简约区

晶体表面相 (扩展知识,不做要求)

对于晶体表面结构的研究表明,晶体表面的结构不完全是晶体内部相应结构的面的延续

晶体表面是晶体三维周期性结构和真空之间的过渡层,可以将它看作是特殊的相——表面相

晶体内部与表面平行的平面基矢 $ar{a}_1$ and $ar{a}_2$

晶体表面二维晶格基矢 \bar{a}_1^s and \bar{a}_2^s

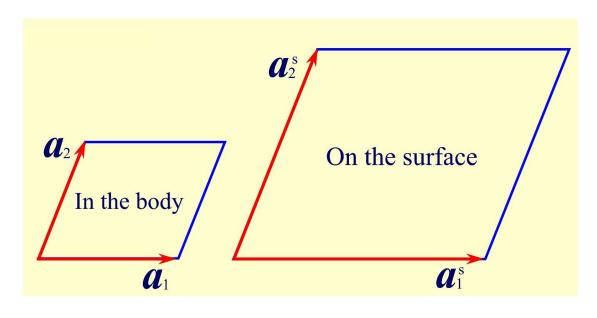
这两族基矢有可能是不同的 —— 表面的再构

典型表面再构之— $R(h_1, h_2, h_3)_{p \times q}$ $\vec{a}_1 / /\vec{a}_1^s$ and $\vec{a}_2 / /\vec{a}_2^s$; $\vec{a}_1^s = p\vec{a}_1$ and $\vec{a}_2^s = q\vec{a}_2$

 $R \longrightarrow a$ 晶体材料 $h_1h_2h_3 \longrightarrow a$ 晶体表面平面的密勒指数

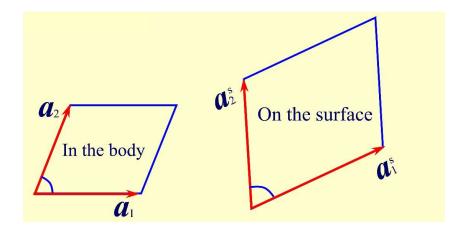
 $Si(111)_{7\times7}$

—— 硅(111)表面原子排列的周期为体内相应平面的7倍



典型表面再构之二 — $R(h_1,h_2,h_3)_{p\times q-Q}$

No
$$\vec{a}_1 / / \vec{a}_1^s$$
 and $\vec{a}_2 / / \vec{a}_2^s$
 $\angle \vec{a}_1, \vec{a}_2 = \angle \vec{a}_1^s, \vec{a}_2^s$



例如 $Ni(100)_{\sqrt{2}\times\sqrt{2}-45^0(S)}$

- —— 其中S为表面吸附原子
- —— 不同的方法可以获得不同的再构表面,表面的再构现象与表面原子的驰豫、原子的吸附有关,通常可由低能电子衍射(LEED)获得表面再构的几何规律