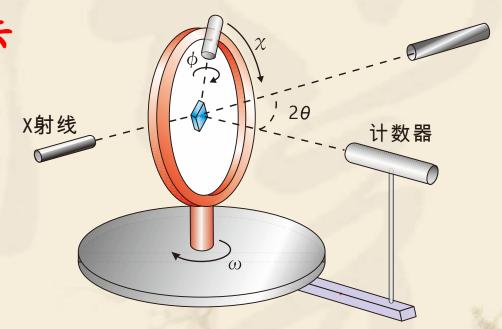
# 7.7 晶体衍射方法简介

# 7.7.1 单晶衍射法

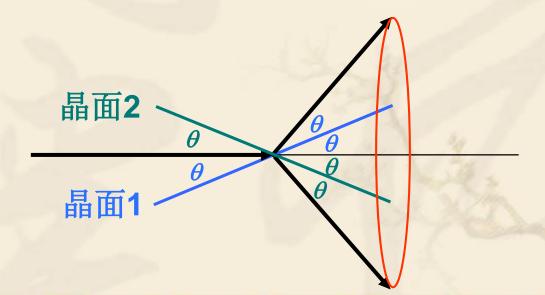
• 调整晶体坐标轴和 入射X射线的相对取 向,使每一衍射hkl 符合衍射条件,记 录下各衍射方向的 衍射强度。

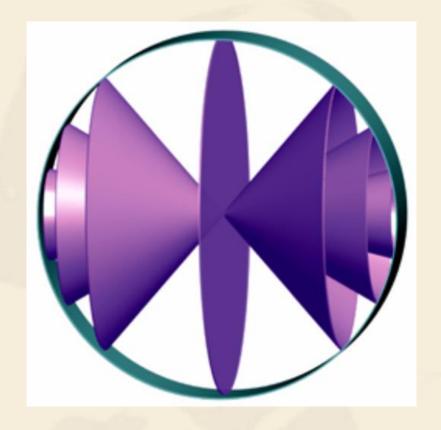


- 测定晶胞参数和各衍射的相对衍射强度数据后,对影响强度的几何和物理因素进行修正,得到结构振幅 $|F_{bkl}|$ 值。
- 从结构振幅和相角数据,可计算出电子密度函数,进而确定各原子在晶胞中的分数坐标,从而测定出晶体的结构

# 7.7.2 多晶衍射法

- 单晶衍射: 当入射线与某晶面交角为 $\theta$ 时, 在与入射线成2 $\theta$ 角的方向上产生衍射。
- 多晶衍射:由于粉末随机分布,在沿入射线θ的 方向上都可能存在相同的晶面,这样,在以入 射线为轴,顶角为4θ的圆锥面上都可发生衍射。



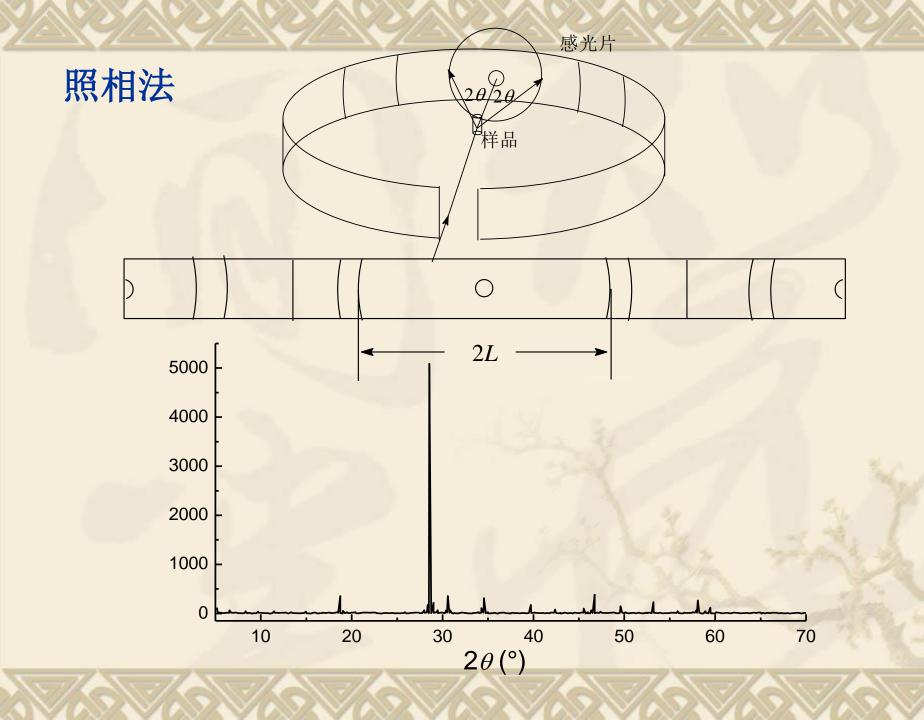


大量粉末的各种衍射, 相应地形成各个衍射圆锥

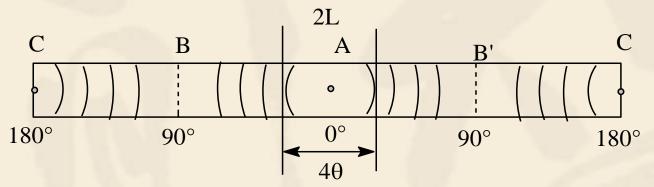
满足衍射条件的有各种 晶面的各级衍射,形成大小 不等的一系列同轴圆锥(40 等于180°的圆锥展成了平面)。

Bragg方程中  $|\sin \theta_{hkl}| \le 1$  和n的整数性决定了衍射圆锥数目有限。

粉末衍射有照相法与衍射仪法。



# 衍射图(胶片)



一定入射角 
$$\rightarrow$$
 一对衍射弧线  $\rightarrow$  代表一个衍射方向 $4\theta$ 

衍射图中,每对弧线所对应的布拉格角 $\theta$ ,设环形感光片半径为R,展开后一对弧线之距离为 $2L=4\theta\cdot R$ ,则

$$\theta$$
(弧度) =  $\frac{2L}{4R}$   $\theta$ (度) =  $\frac{2L}{4R} \cdot \frac{180}{\pi} = \frac{L}{2R}$ 57.3

从衍射图上量取一对弧线之距离,即可得出布拉格角 $\theta$ 。

## 多晶衍射法应用一:测定简单晶体的结构

关键步骤: 指标化——定出各条衍射线的hkl

# 立方晶系粉末法实验结果的指标化

立方晶系惯用晶胞的基矢和倒易基矢为:

$$\mathbf{a} = a\mathbf{i}$$
  $\mathbf{b} = a\mathbf{j}$   $\mathbf{c} = a\mathbf{k}$   
 $\mathbf{a}^* = a^{-1}\mathbf{i}$   $\mathbf{b}^* = a^{-1}\mathbf{j}$   $\mathbf{c}^* = a^{-1}\mathbf{k}$ 

代入Bragg方程:  $2\sin\theta_{hkl} = |h\mathbf{a}^* + k\mathbf{b}^* + l\mathbf{c}^*|\lambda$ ,得

$$2\sin\theta_{hkl} = a^{-1}\sqrt{h^2 + k^2 + l^2}\lambda$$

a和 $\lambda$ 是定值,则  $\sin^2 \theta_{hkl} \propto h^2 + k^2 + l^2$ 

$$\frac{\sin^2 \theta_{h_1 k_1 l_1}}{\sin^2 \theta_{h_2 k_2 l_2}} = \frac{h_1^2 + k_1^2 + l_1^2}{h_2^2 + k_2^2 + l_2^2} \quad \text{是简单整数比}$$

## 晶体的点阵型式与消光规律

部分衍射若按Laue方程或Bragg方程计算应该出现,却系统消失了,这种现象叫系统消光。

#### 点阵型式与系统消光规律

点阵型式	消光条件
简单点阵	无消光
体心点阵(I)	h+k+l=奇
面心点阵(F)	hkl奇偶混杂
底心点阵(C)	h+k=奇

系统消光的原因可简单归结为出现了分数坐标。

- 1. 推导Laue方程和Bragg方程时,预先假定了点阵划分为素晶胞且结构基元只有一个原子,因此Laue和Bragg方程只对上述这种点阵才是完全正确的,此时原子的坐标参数必是整数。
- 2. 惯用晶胞考虑了晶体对称性,实验分析总是使用惯用晶胞。惯用晶胞往往是复晶胞(必有分数坐标),复晶胞的基矢和素晶胞的不同,由两套基矢算得的同一个晶面族的面间距并不相等,导致Laue方程或Bragg方程出现例外。
- 3. 点阵点对应结构基元,若一个结构基元中含有 多个原子(必有分数坐标),也可能出现系统 消光。

# 例1: 从Bragg方程看体心立方(111)方向的系统消光。

# 体心立方素晶胞 基矢的一种取法

$$\mathbf{a}' = \frac{a}{2}(\mathbf{j} + \mathbf{k} - \mathbf{i})$$

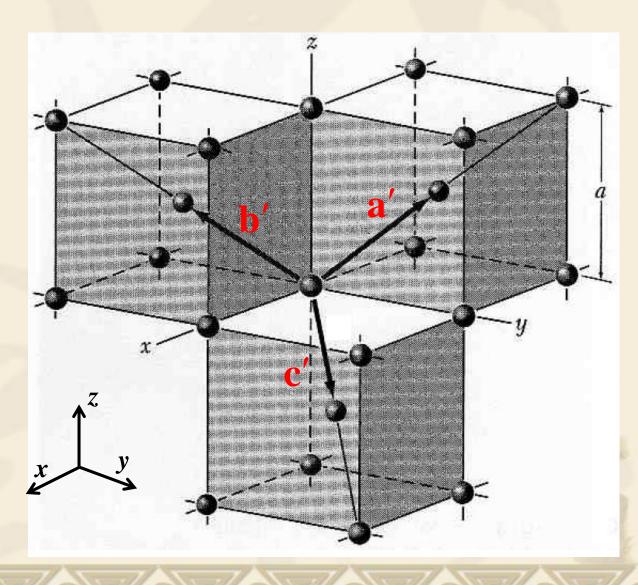
$$\mathbf{b'} = \frac{a}{2}(\mathbf{k} + \mathbf{i} - \mathbf{j})$$

$$\mathbf{c'} = \frac{a}{2}(\mathbf{i} + \mathbf{j} - \mathbf{k})$$

$$\mathbf{a'}^* = a^{-1}(\mathbf{j} + \mathbf{k})$$

$$\mathbf{b'}^* = a^{-1}(\mathbf{k} + \mathbf{i})$$

$$\mathbf{c'}^* = a^{-1}(\mathbf{i} + \mathbf{j})$$



例1: 从Bragg方程看体心立方(111)方向的系统消光。

惯用晶胞为立方体,基矢为直角坐标系坐标轴方向:

$$\mathbf{a} = a\mathbf{i}$$
  $\mathbf{b} = a\mathbf{j}$   $\mathbf{c} = a\mathbf{k}$   
 $\mathbf{a}^* = a^{-1}\mathbf{i}$   $\mathbf{b}^* = a^{-1}\mathbf{j}$   $\mathbf{c}^* = a^{-1}\mathbf{k}$ 

$$d_{(111)} = |\mathbf{a}^* + \mathbf{b}^* + \mathbf{c}^*|^{-1} = a / \sqrt{3}$$

由于不是素晶胞,此面间距不是真实面间距!

按前页取素晶胞基矢,其(111)方向就是惯用晶胞(111)方向:

$$\mathbf{a}' = \frac{a}{2}(\mathbf{j} + \mathbf{k} - \mathbf{i})$$
  $\mathbf{b}' = \frac{a}{2}(\mathbf{k} + \mathbf{i} - \mathbf{j})$   $\mathbf{c}' = \frac{a}{2}(\mathbf{i} + \mathbf{j} - \mathbf{k})$ 
 $\mathbf{a}'^* = a^{-1}(\mathbf{j} + \mathbf{k})$   $\mathbf{b}'^* = a^{-1}(\mathbf{k} + \mathbf{i})$   $\mathbf{c}'^* = a^{-1}(\mathbf{i} + \mathbf{j})$ 
 $\mathbf{a}'^* + \mathbf{b}'^* + \mathbf{c}'^* = 2a^{-1}(\mathbf{i} + \mathbf{j} + \mathbf{k}) = 2(\mathbf{a}^* + \mathbf{b}^* + \mathbf{c}^*)$  两种晶胞的 (111)面同向。
 $d'_{(111)} = |\mathbf{a}'^* + \mathbf{b}'^* + \mathbf{c}'^*|^{-1} = a/(2\sqrt{3}) = d_{(111)}/2$  真实面问距

当 $d_{(111)}\sin\theta = \lambda$ 时, $d'_{(111)}\sin\theta = \lambda/2$  真实光程差只有半个 波长,两束光相消。

# 例2: 从Bragg方程看面心立方(100)方向的系统消光。

# 面心立方素晶胞 基矢的一种取法

$$\mathbf{a'} = \frac{a}{2}(\mathbf{j} + \mathbf{k})$$

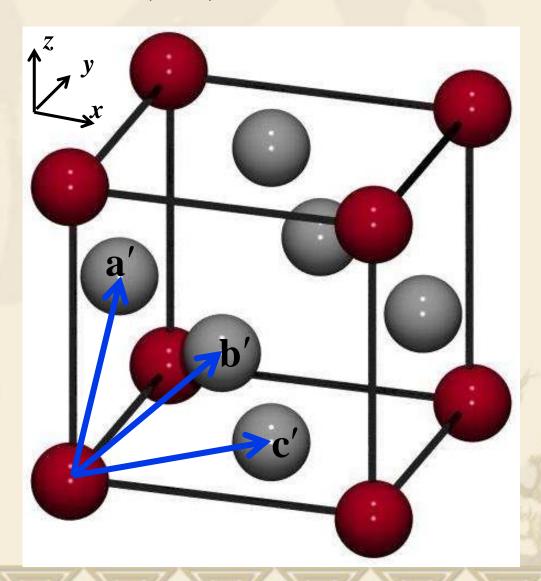
$$\mathbf{b'} = \frac{a}{2}(\mathbf{k} + \mathbf{i})$$

$$\mathbf{c'} = \frac{a}{2}(\mathbf{i} + \mathbf{j})$$

$$\mathbf{a'}^* = a^{-1}(\mathbf{j} + \mathbf{k} - \mathbf{i})$$

$$\mathbf{b'}^* = a^{-1}(\mathbf{k} + \mathbf{i} - \mathbf{j})$$

$$\mathbf{c'}^* = a^{-1}(\mathbf{i} + \mathbf{j} - \mathbf{k})$$



例2: 从Bragg方程看面心立方(100)方向的系统消光。

惯用晶胞为立方体,基矢为直角坐标系坐标轴方向:

$$\mathbf{a} = a\mathbf{i}$$
  $\mathbf{b} = a\mathbf{j}$   $\mathbf{c} = a\mathbf{k}$ 
 $\mathbf{a}^* = a^{-1}\mathbf{i}$   $\mathbf{b}^* = a^{-1}\mathbf{j}$   $\mathbf{c}^* = a^{-1}\mathbf{k}$ 

$$d_{(100)} = \left|\mathbf{a}^*\right|^{-1} = a$$
 此面间距不是真实的面间距!

按前页素晶胞基矢,则:

$$\mathbf{a}' = \frac{a}{2}(\mathbf{j} + \mathbf{k}) \qquad \mathbf{b}' = \frac{a}{2}(\mathbf{k} + \mathbf{i}) \qquad \mathbf{c}' = \frac{a}{2}(\mathbf{i} + \mathbf{j})$$

$$\mathbf{a}'^* = a^{-1}(\mathbf{j} + \mathbf{k} - \mathbf{i}) \qquad \mathbf{b}'^* = a^{-1}(\mathbf{k} + \mathbf{i} - \mathbf{j}) \qquad \mathbf{c}'^* = a^{-1}(\mathbf{i} + \mathbf{j} - \mathbf{k})$$

惯用晶胞(100)方向 $\mathbf{a}^* = a^{-1}\mathbf{i}$ 与素晶胞 $\mathbf{b}'^* + \mathbf{c}'^* = 2a^{-1}\mathbf{i}$ 方向平行,即惯用晶胞的(100)晶面是素晶胞的(011)晶面,则

$$d'_{(011)} = |\mathbf{b'}^* + \mathbf{c'}^*|^{-1} = a/2 = d_{(100)}/2$$
 真实面间距

当 $d_{(100)}\sin\theta = \lambda$ 时, $d'_{(011)}\sin\theta = \lambda/2$  真实光程差是半波长

# 衍射强度正比于结构因子模方: $I_{hkl} \propto |F_{hkl}|^2$

结构因子等于零的衍射方向表示发生系统消光。

$$F_{hkl} = \sum_{i \in \mathbb{R}^k} f_i \exp\left[i2\pi(hx_i + ky_i + lz_i)\right]$$

累加号指关于一个晶胞中三个坐标参数均小于1的原子进行加和。

对于阵点为单原子的素晶胞,计算结构因子需要考虑的原子只有一个,坐标(0,0,0),其结构因子就是原子的散射因子, $F_{hkl}=f_{\mathbb{R}^2}$ ,不会发生系统消光。

对于复晶胞或结构基元含有多个原子的素晶胞,才有可能使得结构因子为零。

例:金属钠的系统消光(体心立方,结构基元只含一个原子)

晶胞内含两个原子,原子的分数坐标分别为: (0,0,0) (1/2,1/2,1/2)

$$F_{hkl} = \sum_{i \in \mathbb{R}} f_{i,hkl} \exp \left[i2\pi (hx_i + ky_i + lz_i)\right]$$

$$= f_{\text{Na},hkl} \left\{ 1 + \exp[i\pi(h+k+l)] \right\}$$

$$= f_{\text{Na},hkl} \left\{ 1 + \cos[(h+k+l)\pi] + i\sin[(h+k+l)\pi] \right\}$$

$$= f_{\text{Na},hkl} \left\{ 1 + \cos[(h+k+l)\pi] \right\} = f_{\text{Na},hkl} \left\{ 1 + (-1)^{h+k+l} \right\}$$

当h + k + l = 奇数时, $F_{hkl}$ =0,即具有体心点阵的晶体,在100、111、210、300、221、311、320等方向上的衍射不会出现,系统消失。

例:金属铜的系统消光(面心立方,结构基元只含一个原子)

晶胞内含四个原子,原子的分数坐标分别为: (0,0,0) (0,1/2,1/2) (1/2,0,1/2) (1/2,1/2,0)

$$F_{hkl} = \sum_{i \in \mathbb{R}} f_{i,hkl} \exp\left[i2\pi(hx_i + ky_i + lz_i)\right]$$

$$= f_{\text{Cu},hkl} \left\{ 1 + \exp[i\pi(k+l)] + \exp[i\pi(h+l)] + \exp[i\pi(h+l)] \right\}$$

$$= f_{\text{Cu},hkl} \left\{ 1 + \cos[(k+l)\pi] + \cos[(h+l)\pi] + \cos[(h+k)\pi] \right\}$$

$$= f_{\text{Cu},hkl} \left\{ 1 + (-1)^{k+l} + (-1)^{h+l} + (-1)^{h+k} \right\}$$

当h, k, l奇偶混杂时, $F_{hkl}$ =0,即具有面心点阵的晶体,在100、110、210、211、221、300等方向上的衍射不会出现,系统消失。

#### 例: 金刚石的系统消光(面心立方,结构基元含2个碳原子)

等同点套数: 2 结构基元: 2C

晶胞内含8个原子, 分数坐标分别为:

(0, 0, 0)

(0, 1/2, 1/2)

(1/2, 0, 1/2)

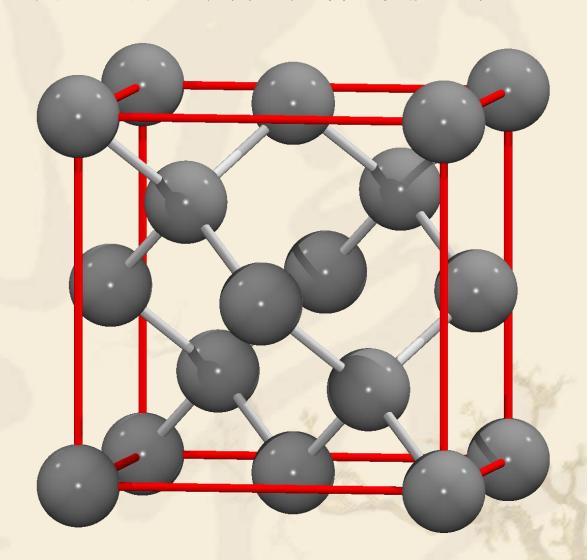
(1/2, 1/2, 0)

(3/4, 1/4, 1/4)

(1/4, 3/4, 1/4)

(1/4, 1/4, 3/4)

(3/4, 3/4, 3/4)



#### 8个碳原子的分数坐标:

$$F_{hkl} = \sum_{i \in \mathbb{R}} f_{i,hkl} \exp\left[i2\pi(hx_i + ky_i + lz_i)\right]$$

$$= f_{C,hkl} \begin{cases} 1 + \exp[i\pi(k+l)] + \exp[i\pi(h+l)] + \exp[i\pi(h+k)] \\ + \exp[i\pi(3h+k+l)/2] + \exp[i\pi(h+3k+l)/2] \\ + \exp[i\pi(h+k+3l)/2] + \exp[i\pi(3h+3k+3l)/2] \end{cases}$$

后四项提出因于 $\exp[i\pi(3h+3k+3l)/2]$ 后所得结果与前四项相同

$$= f_{C,hkl} \left\{ 1 + \exp[i\pi(3h + 3k + 3l)/2] \right\}$$

$$\times \left\{ 1 + \cos[(k+l)\pi] + \cos[(h+l)\pi] + \cos[(h+k)\pi] \right\}$$

$$= f_{C,hkl} \left\{ 1 + \exp[i\pi(3h + 3k + 3l)/2] \right\} \left\{ 1 + (-1)^{k+l} + (-1)^{h+l} + (-1)^{h+k} \right\}$$

$$F_{hkl} = f_{C,hkl} \left\{ 1 + \exp[i\pi(3h + 3k + 3l)/2] \right\} \left\{ 1 + (-1)^{k+l} + (-1)^{h+l} + (-1)^{h+k} \right\}$$

第1个大括号当h + k + l是2的奇数倍时为0,第2个大括号当h, k, l奇偶混杂时为0,两个条件只要满足一个即发生系统消光,总结起来就是:

h, k, l奇偶混杂;或h, k, l都为偶数且h+k+l为2的奇数倍相对于结构基元仅含一个原子的面心立方晶体在100、110、210、211、221、300等方向上有系统消光,由于金刚石的结构基元含有两个碳原子,金刚石还会额外在200、222、420等方向上发生系统消光。

立方晶系的衍射指标

		A BB 4/ 44 61 91		
衍射指标hkl	$c\mathbf{P}$	可能的衍射指标 $cI$	$c\mathbf{F}$	$h^2 + k^2 + l^2$
消光		h+k+l=奇	h k l奇偶混杂	
100	100	消光	消光	1
110	110	110	消光	2
111	111	消光	111	3
200	200	200	200	4
210	210	消光	消光	5
211	211	211	消光	6
_	_	——————————————————————————————————————	_	(7)*
220	220	220	220	8
300, 221	300, 221	消光	消光	9
310	310	310	消光	10
311	311	消光	311	11
222	222	222	222	12
320	320	消光	消光	13
321	321	321	消光	14
- 1		-	BU HELL	(15)*
400	400	400	400	16
410, 322	410, 322	消光	消光	17
411, 330	411, 330	411, 330	消光 消光	18

#### 立方晶系各点阵型式的衍射及消光情况

立方P: 1:2:3:4:5:6:8:9... 缺7、15、23等

立方I: 2:4:6:8:10:12:14:16:18=1:2:3:4:5:6:7:8:9 不缺

立方F: 3:4:8:11:12:16:19:20:24 (双线、单线交替)

= 1: 1.33: 2.67: 3.67: 4: 5.33: 6.33: 6.67: 8

根据立方晶系不同点阵形式的晶体的消光情况,就可以确定点阵形式,并进一步确定各衍射角的衍射指标,这个过程就是衍射图的指标化。

#### 粉末法测定晶体结构的方法:

#### 首先求得各对弧线间的距离, 进而求得下列有关量:

$$L_1, L_2, L_3, \dots \Rightarrow \theta_1, \theta_2, \theta_3, \dots \Rightarrow \sin^2 \theta_1, \sin^2 \theta_2, \sin^2 \theta_3, \dots$$
  
 $\Rightarrow (h^2 + k^2 + l^2)_i \Rightarrow (hkl)_i \Rightarrow$  点阵型式

#### 确定点阵型式与衍射指标后,可计算得到晶胞参数

$$a = \frac{\lambda}{2} \sqrt{\frac{h^2 + k^2 + l^2}{\sin^2 \theta}} = \frac{\lambda}{2} \frac{\sqrt{h^2 + k^2 + l^2}}{\sin \theta}$$
$$Z = \frac{N_A VD}{M}$$

最后再假定分数坐标,代入强度公式计算其理论强度,并与实验值进行比较,确定粒子在晶胞中的分布。

例:在Cu粉末法实验中,采用Cu- $K_{\alpha}$ 射线( $\lambda$ =154.18pm),从衍射图上量取的衍射角 $\theta$ ,确定晶体Cu的结构。

粉末线序数	θ	$\sin^2 \theta$	$h^2 + k^2 + l^2$	hkl	$\lambda^2/4a^2$
1	22	0.1403	3	111	
2	25.7	0.1881	4	200	
3	37.7	0.3740	8	220	
4	45.2	0.5035	11	311	
5	47.8	0.5488	12	222	
6	58.7	0.7301	16	400	
7	68.5	0.8657	19	331	
8	72.8	0.9126	20	420	- 30

根据 $sin^2\theta$ 连比规律确定晶体空间点阵型式

0.1403:1881:0.3740=3:4:8 确定空间点阵型式: cF

根据衍射指标平方和和消光规律,对每对弧线指标化

# 例:在 $Cu粉末法实验中,采用<math>Cu-K_{\alpha}$ 射线( $\lambda=154.18$ pm),从衍射图上量取的衍射角 $\theta$ ,确定晶体Cu的结构。

粉末线序数	θ	$\sin^2 \theta$	$h^2 + k^2 + l^2$	hkl	$\lambda^2/4a^2$
1	22	0.1403	3	111	0.04678
2	25.7	0.1881	4	200	0.04702
3	37.7	0.3740	8	220	0.04675
4	45.2	0.5035	11	311	0.04577
5	47.8	0.5488	12	222	0.04573
6	58.7	0.7301	16	400	0.04563
7	68.5	0.8657	19	331	0.04556
8	72.8	0.9126	20	420	0.04563

#### 根据Bragg方程计算晶胞参数

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

$$(\lambda^2/4a^2)$$
平均值=0.04611

$$a = \sqrt{\lambda^2/(4 \times 0.04611)} = 3.590$$

# 例:在 $Cu粉末法实验中,采用<math>Cu-K_{\alpha}$ 射线( $\lambda=154.18$ pm),从衍射图上量取的衍射角 $\theta$ ,确定晶体Cu的结构。

粉末线序数	θ	$\sin^2 \theta$	$h^2+k^2+l^2$	hkl	$\lambda^2/4a^2$
1	22	0.1403	3	111	0.04678
2	25.7	0.1881	4	200	0.04702
3	37.7	0.3740	8	220	0.04675
4	45.2	0.5035	11	311	0.04577
5	47.8	0.5488	12	222	0.04573
6	58.7	0.7301	16	400	0.04563
7	68.5	0.8657	19	331	0.04556
8	72.8	0.9126	20	420	0.04563

通常高角区衍射线求得的a较准(理由见习题7.25)

后3条线

 $(\lambda^2/4a^2)$  平均值=0.04561 a=3.610Å

例:对粉末法测定NaCl晶体结构的数据处理。

阳极Cu靶,波长 $\lambda=154.18$ pm,粉末像机2R=57.3mm,电压35kV,管流20mA,曝光2小时。



$$\theta$$
(弧度) =  $\frac{2L}{4R}$   $\theta$ (度) =  $\frac{2L}{4R} \cdot \frac{180}{\pi} = \frac{L}{2R}$ 57.3

由胶片量得各对弧线间距2L值(单位: mm)为:

27.36, 31.70, 45.45, 53.87, 56.48, 66.23, 73.06, 75.30, 83.99

据此可求Bragg角 $\theta$ ,再求 $sin^2\theta$ 值的连比,由此可判定点阵形式,结果如下列表所示。

# NaCl 粉末图的衍射数据

阳极 <u>Cu靶</u> 波长 <u>λ=154.18pm</u> 粉末像机 <u>2R=57.3mm</u> 电压 <u>35kV</u> 管流 <u>20mA</u> 曝光 <u>2小时</u>							
线号	强弱	<b>2</b> <i>L</i> (mm)	<i>6</i> (度)	$\sin^2\theta$	$\sin^2\theta/\sin^2\theta_1$	$h^2+k^2+l^2$	hkl
1	弱	27.36	13.68	0.0559	1	3	111
2	强	31.70	15.85	0.0746	1.33	4	200
3	强	45.45	22.72	0.1492	2.67	8	220
4	弱	53.87	26.93	0.2052	3.67	11	113
5	强	56.48	28.24	0.2239	4.01	12	222
6	强	66.23	33.11	0.2984	5.34	16	400
7	弱	73.06	36.53	0.3543	6.34	19	331
8	强	75.30	37.65	0.3731	6.67	20	420
9	强	83.99	41.99	0.4476	8.01	24	422

sin<sup>2</sup>θ值的连比为 3:4:8:11:12: ··· ,为面心立方cF

# B 确定晶胞参数:

由 
$$a = \frac{\lambda}{2} \sqrt{\frac{h^2 + k^2 + l^2}{\sin^2 \theta}}$$
, 可算得各对弧线对应的晶

胞参数 a 值,例如,第9对弧线对应的 a 值为

$$a = \frac{154.18}{2} \sqrt{\frac{24}{0.4476}} = 564.5 \,\mathrm{pm}$$

9组数据算得的a(pm)为: 564.6, 564.6, 564.5, 564.5, 564.5, 564.4, 564.5, 564.6, 564.4, 564.5, a的平均值为564.5, 与文献值562.8非常接近。

# C 确定晶胞的"分子"数:

已知NaCl晶体的密度D=2.165g·cm<sup>-3</sup>,化学式量 M=58.5 g·mol<sup>-1</sup>,则晶胞中NaCl的"分子"数为:

$$Z = \frac{N_{\rm A}VD}{M} = \frac{6.022 \times 10^{23} \times (564.5 \times 10^{-12})^3 \times 2.165 \times 10^3}{58.5 \times 10^{-3}} = 4.01$$

面心立方点阵每个单位包含4个点阵点,每个点阵 点的结构基元是1个 Na+和 1个 Cl-。

# D

#### 利用结构因子确定Na+和Cl-晶胞中的位置:

假设晶胞中4个Na+和4个Cl-的分数坐标为

Na<sup>+</sup>: (0,0,0), (0,1/2,1/2), (1/2,0,1/2), (1/2,1/2,0)

 $Cl^-: (1/2,1/2,1/2), (1/2,0,0), (0,1/2,0), (0,0,1/2)$ 

这种假设是否正确,要看由此出发计算得到的衍射强度与实验粉末线的强度是否一致。把分数坐标代入结构因子得:

$$\begin{split} F_{hkl} &= f_{\mathrm{Na^+,}hkl} \Big[ 1 + e^{\mathrm{i}\pi(h+k)} + e^{\mathrm{i}\pi(k+l)} + e^{\mathrm{i}\pi(h+l)} \Big] + f_{\mathrm{Cl^-,}hkl} \Big[ e^{\mathrm{i}\pi(h+k+l)} + e^{\mathrm{i}\pi h} + e^{\mathrm{i}\pi k} + e^{\mathrm{i}\pi l} \Big] \\ \text{ for } F_{hkl} &= e^{\mathrm{i}n\pi} : \quad F_{hkl} = \Big[ f_{\mathrm{Na^+,}hkl} + e^{\mathrm{i}\pi(h+k+l)} f_{\mathrm{Cl^-,}hkl} \Big] \Big[ 1 + e^{\mathrm{i}\pi(h+k)} + e^{\mathrm{i}\pi(k+l)} + e^{\mathrm{i}\pi(h+l)} \Big] \end{split}$$

这一计算如果与表中的实验结果完全一致, 说明所假定的试探结果是正确的.于是NaCl的晶体结构确定了.如果计算结果与实验相对强度不一致,则应重新假定各原子的分数坐标进行重新计算,直至与实验结果一致为止.

# 多晶衍射法应用二:粉末衍射线的宽化和晶粒大小的测定

当晶粒度 > 10<sup>-3</sup> cm时,衍射线是由许多分立 的小斑点所组成;晶粒度 < 10<sup>-3</sup> cm时,由于单位 体积内参与衍射的晶粒数增多, 衍射线变得明锐 连续: 晶粒度 < 10-5 cm时,由于晶粒中晶面族所 包含的晶面数减少, 因而对理想晶体的偏离增大, 使衍射线条变宽,此时,晶粒越小,宽化越多, 直至小到几个nm时,衍射线过宽而消失到背景之 中。

## Scherrer提出了衍射线宽化法测定晶粒大小的公式

$$D_{\rm p} = \frac{K\lambda}{(B - B_0)\cos\theta}$$

 $D_{p}$ : 晶粒直径;  $\theta$ : 衍射角;  $\lambda$ : 波长

K: Scherrer常数, 一般取0.9

 $B_0$ : 为晶粒较大时无宽化时的衍射线的半宽高

B: 待测样品衍射线的半宽高

 $B-B_0 = \Delta B$  要用弧度表示

#### Scheerrer公式的应用实例

某一 $MgCl_2$ 样品经球磨9h后,003衍射峰半高宽为 $1.1^\circ$ ,110衍射线为 $1.0^\circ$ ;而研磨前样品 003衍射峰半高宽为 $0.4^\circ$ ,110衍射线为 $0.6^\circ$ ; 003衍射角为 $7.5^\circ$ ,110衍射线为 $25.1^\circ$ ;实验用 $Cu~K\alpha$ 射线, $\lambda=154~pm$ .

$$D_{\rm p} = \frac{K\lambda}{(B - B_0)\cos\theta}$$

#### 003衍射:

$$D_{\rm p} = \frac{K\lambda}{(B - B_0)\cos\theta}$$

#### 110衍射:

由此可见,经球磨后晶粒大小的平均值,沿c轴方向厚约 11.5nm,而垂直c轴直径约为22.0nm,晶粒呈扁平椭球状。

用Scherrer公式估算纳米粒子晶粒径的大小,是纳米材料研究中的一种较重要的手段。

## 多晶衍射法应用三: 物相分析

每一种晶体都有其特定的衍射峰和相对强度,可用粉末法测定样品各衍射峰强度,并与已知的标准比较,从而获得样品组成、化合物的各种相态以及各相的相对含量等。

国际粉末衍射标准联合会收集了数万张标准样品的粉末衍射图,当标准物数据与实验数据对比能完全符合,就鉴定出该种化合物。