第七讲 面缺陷及固溶体

主讲人: 张骞

材料科学与工程学院

面缺陷

面缺陷(surface defects)是将材料分成若干区域的边界,如表面、晶界、界面、层错、孪晶面等。

一、晶界(位错界面)

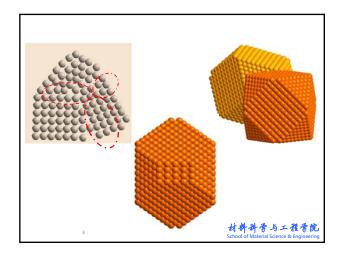
(一)、小角度晶界 (small angle grain boundary)

(二)、大角度晶界

二、堆积层错

三、反映孪晶界面

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering



一、晶界(位错界面)

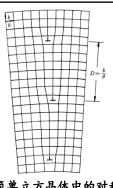
(一)、小角度晶界 (small angle grain boundary)

晶界的结构和性质与相邻晶粒的取向差 有关,当取向差 θ 小于 $10^{\sim}15^{\circ}$ 时,称为小 角度晶界。

根据形成晶界时的操作不同,晶界分为倾斜晶界(tilt boundary)和扭转晶界(twist boundary),如图所示。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

右图是简单立方结构晶体中界面为(100)面的倾斜晶界在(001)面上的投影,其两侧晶体的位向差为 θ ,相当于相邻晶粒绕[001]轴反向各自旋转 $\theta/2$ 而成。几何特征是相邻两晶粒相对于晶界作旋转,转轴在晶界内并与位错截平行。之间的偏差,使原子的排列尽可能接近原来的完整晶格,每隔几行就插入一片原子。



简单立方晶体中的对称 倾斜晶界

材料科学与工程学院

最简单的小角度晶界是对称倾斜晶界 (symmetrical tilt boundary),这种晶界的结构是 由一系列平行等距离排列的同号刃位错所构成。

位错间距离D、伯氏矢量b与取向差θ之间满足

下列关系
$$\sin \frac{\theta}{2} = \frac{b}{2}$$
; $D = \frac{b}{2\sin \frac{\theta}{2}} \approx \frac{b}{\theta}$

由上式知,当 θ 小时,位错间距较大,若b=0.25nm, $\theta=1^{\circ}$,则D=14nm;若 $\theta>10^{\circ}$,则位错间距太近,位错模型不再适应。

(二)、大角度晶界

实验研究(如场离子显微镜观察)表明,大角度 晶界两侧晶粒的取向差较大,但其过渡区却很窄(仅有 几个埃),其中原子排列在多数情况下很不规则,少数 情况下有一定的规律性,因此很难用位错模型来描述。 一般大角度晶界的界面能大致在0.5~0.6J/m²左右,与相 邻晶粒的取向差无关。但也有些特殊取向的大角度晶界 的界面能比其它任意取向的大角度晶界的界面能低,为 了解释这些特殊晶界的性质,提出了大角度晶界的重合 位置点阵(coincidence site lattice 即CSL)模型,0 点阵模型,DSC点阵模型等。

二、堆积层错

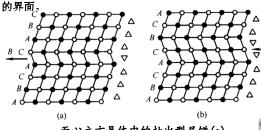
堆垛层错(以下简称层错),就是指正常堆垛顺 序中引入不正常顺序堆垛的原子面而产生的一类面缺 路

以面心立方结构为例,当正常层序中抽走一原 子层,相应位置出现一个逆顺序堆

层……ABCACABC……称抽出型(或内禀)层错;如果正常层序中插入一原子层,相应位置出现两个逆顺序堆层……ABCACBCAB……称插入型(或外禀)层错。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

这种结构变化,并不改变层错处原子最近邻的关系(包括配位数、键长、键角),只改变次邻近关系,几乎不产生畸变,所引起的畸变能很小。因而,层错是一种低能量



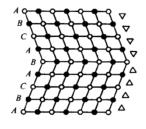
面心立方晶体中的抽出型层错(a)

和插入型层错(b) Science & Engliseering

三、反映孪晶界面

面心立方结构的晶体中的正常堆垛方式是 六方密排面作······△△△△△△△······的完 全顺顺序堆垛(或与此等价。

作……▽▽▽▽□……完全逆顺序堆垛)。如果从某一层起全部变为逆时针堆垛,例如……△△△△▽▽▽□……,则这一原子面成为一个反映面,两侧晶体以此面成镜面对称。这两部分晶体成孪晶关系,由于两者具有反映关系,称反映孪晶,该晶面称孪晶界面8与工程等能



沿着李晶界面, 孪晶的两部分完全密合, 最近邻关系不发生任何改变, 只有次近邻关系才有变化, 引入的原子错排很小, 称共格孪晶界面。孪晶界面的

面心立方晶体中{111}面反映 能量约为层错能之半。 孪晶的〈110〉投影图

材料科学与工程学院

固溶体

将外来组元引入晶体结构,占据主晶相质点位置一部分或间隙位置一部分,仍保持一个晶相这种晶体称为固溶体(即溶质溶解在溶剂中形成固溶体),也称为固体溶液。

- 一、固溶体的分类
- 二、置换型固溶体
- 三、间隙型固溶体
- 四、形成固溶体后对晶体性质的影响
- 五、固溶体的研究方法

一、固溶体的分类

- (一)、根据外来组元在主晶相中所处位置,可分为置换固溶体和间隙固溶体。
- (二)、按外来组元在主晶相中的固溶度,可 分为连续型(无限型)固溶体和有限型固溶体。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

(一)、根据溶质原子在主晶相中所处<u>位置</u>可分 为:

1、置换式固溶体,亦称替代固溶体,其溶质原子位于点阵结点上,替代(置换)了部分溶剂原子。

金属和金属形成的固溶体都是置换式的。如, Cu-Zn系中的α和η固溶体都是置换式固溶体。

在金属氧化物中,主要发生在金属离子位置上的置换,如:MgO-CaO,MgO-CoO, $PbZrO_3-PbTiO_3$, $AI_2O_3-Cr_2O_3$ 等。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

2、间隙式固溶体,亦称填隙式固溶体, 其溶质原子位于点阵的间隙中。

金属和非金属元素H、B、C、N等形成的固溶体都是间隙式的。如,在Fe-C系的 a 固溶体中,碳原子就位于铁原子的BCC 点阵的八面体间隙中。

材料科学与工程学院

(二)、根据外来组元在主晶相中的固溶度

有限固溶体(不连续固溶体、部分互溶固溶体),其固溶度小于100%。

两种晶体结构不同或相互取代的离子半径差别较大,只能生成有限固溶体。如MgO-CaO系统,虽然都是NaCI型结构,但阳离子半径相差较大, r_{Mg2+} =0.80埃, r_{Ca2+} =1.00埃,取代只能到一定限度。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

2、无限固溶体(连续固溶体、完全互溶固溶体), 是由两个(或多个)晶体机构相同的组元形成的,任 一组元的成分范围均为0~100%。

Cu-Ni 系、Cr-Mo 系、Mo-W系、Ti-Zr系等在室温下都能无限互溶,形成连续固溶体。

Mg0-Co0 系统, Mg0、 Co0 同属 NaCl 型结构, r_{Co2+} =0.80埃, r_{Mg2+} =0.80埃,形成无限固溶体,分子式可写为 Mg_x Ni $_{1-x}$ 0,x=0~1;

 $PbTiO_3$ 与 $PbZrO_3$ 也可形成无限固溶体,分子式写成: $Pb(Zr_xTi_{1-x})O_3$, $x=0^{\sim}1$.

材料科学与工程学院

二、置换型固溶体

- (一)、形成置换固溶体的影响因素
- 1. 原子或离子尺寸的影响-Hume-Rothery经验规则
 - 2、晶体结构类型的影响
 - 3、离子类型和键性
 - 4、电价因素

1. 原子或离子尺寸的影响-Hume-Rothery经验规则

以 r_1 和 r_2 分别代表半径大和半径小的溶剂(主晶相)或溶质(杂质)原子(或离子)的半径, •当 $\Delta r = \frac{r_1 - r_2}{2} < 0.15$ 时,溶质与溶剂之间可以形成连续固溶体 $\frac{r_1}{2}$

4当¹⁻¹⁻²>30% 时,溶质与溶剂之间很难 形成¹固溶体或不能形成 固溶体,而容易形成中 间相或化合物。因此Δr愈大,则溶解度愈小。

> 材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

2、晶体结构类型的影响

若溶质与溶剂晶体结构类型相同,能形成连续固溶体,这也是形成连续固溶体的必要条件, 而不是充分必要条件。

NiO-MgO都具有面心立方结构,且Δr<15%可形成连续固溶体;

MgO-CaO两两结构不同,只能形成有限型固溶体或不形成固溶体。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

3、离子类型和键性

化学键性质相近,即取代前后离子周围离 子间键性相近,容易形成固溶体。

4、电价因素

形成固溶体时, 离子间可以等价置换也可以不等价置换。

在硅酸盐晶体中,常发生复合离子的等价置换,如 Na⁺⁺Si⁴⁺ =Ca²⁺⁺Al³⁺,使钙长石 Ca[Al₂Si₂O₆]和钠长石Na[AlSi₃O₈]能形成连续固溶体。又如,Ca²⁺⁼2Na⁺,Ba²⁺⁼2K⁺常出现在沸石矿物中。

材料科学与工程学院

(二)、注意事项

以上几个影响因素,并不是同时起作用,在某些条件下,有的因素会起主要因素,有的会不起主要作用。例如, r_{Si4+}=0.26埃, r_{Al3+}=0.39埃, 相差达45%以上,

r_{Si4+}=0.20埃, r_{Al3+}=0.39埃, 相差达45%以上, 电价又不同,但Si—0、Al—0键性接近,键 长亦接近,仍能形成固溶体,在铝硅酸盐中, 常见Al³⁺置换Si⁴⁺形成置换固溶体的现象。

> 材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

三、间隙型固溶体

形成间隙型固溶体的条件

填隙式固溶体的固溶度仍然取决于离子 尺寸、离子价、电负性,结构等因素。

1 杂质质点大小

即添加的原子愈小, 易形成固溶体, 反之亦然。

2 晶体(基质)结构

离子尺寸是与晶体结构的关系密切相关的,在一定程度上来说,结构中间隙的大小起了决定性的作用。一般晶体中空隙愈大,结构愈疏松,易形成固溶体。

材料科学与工程学院

3 电价因素

外来杂质原子进人间隙时,必然引起晶体结构中电价的不平衡,这时可以通过生成空位,产生部分取代或离子的价态变化来保持电价平衡。例如YF3加入到CaF2中:

$$YF_3 \xrightarrow{CaF_2} Y_{Ca}^{\bullet} + 2F_F + F_i$$

当F⁻进入间隙时,产生负电荷,由Y³⁺进入Ca²⁺位置来保持位置关系和电价的平衡。

间隙式固溶体的生成,—般都使晶格常数增大,增加到一定的程度,使固溶体变成不稳定而离解,所以填隙型固溶体不可能是连续的固溶体。晶体中间隙是有限的,容纳杂质质点的能力≤10%。

ichool of Material Science & Engineering

实例

在面心立方结构中,例如MgO中,氧八面体间隙都已被Mg离子占满,只有氧四面体间隙是空的。在TiO2中,有二分之一的八面体空隙是空的。在萤石结构中,氟离子作简单立方排列,而正离子Ca²⁺只占据了有立方体空隙的一半,在晶胞中有一个较大的间隙位置。在沸石之类的具有网状结构的硅酸盐结构中,间隙就更大,具有隧道型空隙。 因此,对于同样的外来杂质原子,可以预料形成填隙式固溶体的可能性或固溶度大小的顺序将是沸石>萤石>TiO₂>MgO. 实验证明是符合的

四、形成固溶体后对晶体性质的影响

- 1、 稳定晶格, 阻止某些晶型转变的发生
- 2、活化晶格
- 3、固溶强化
- 4、形成固溶体后对材料物理性质的影响

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

- 1、稳定晶格,阻止某些晶型转变的发生
- (1) PbTiO₃是一种铁电体,纯PbTiO₃烧结性能极差,居里点为490°C,发生相变时,晶格常数剧烈变化,在常温下发生开裂。PbZrO₃是一种反铁电体,居里点为230°C。两者结构相同,Zr⁴⁺、Ti⁴⁺离子尺寸相差不多,能在常温生成连续固溶体Pb(Zr_xTi_{1-x})O₃,x=0.1~0.3。在斜方铁电体和四方铁电体的边界组成Pb($Zr_{0.54}Ti_{0.46}$)O₃处,压电性能、介电常数都达到最大值,烧结性能也很好,被命名为PZT陶瓷。

材料科学与工程学院

(2) ZrO₂是一种高温耐火材料,熔点2680℃,但 发生相变时

单斜←1200°C→四方

伴随很大的体积收缩,这对高温结构材料是致命的。若加入CaO,则和ZrO₂形成固溶体,无晶型转变,体积效应减少,使ZrO₂成为一种很好的高温结构材料。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

2、活化晶格

形成固溶体后,晶格结构有一定畸变,处于高能量的活化状态,有利于进行化学反应。如, Al_2O_3 熔点高(2050°C),不利于烧结,若加入 TiO_2 ,可使烧结温度下降到1600°C,这是因为 Al_2O_3 与 TiO_2 形成固溶体, Ti^4 世换 Al^3 +后, Ti^*_A 带正电,为平衡电价,产生了正离子空位,加快扩散,有利于烧结进行。

材料科学与工程学院

3、固溶强化

定义: 固溶体的强度与硬度往往高于各组元, 而塑性则较低, 称为固溶强化。

固溶强化的特点和规律:固溶强化的程度(或效果)不仅取决与它的成分,还取决与固溶体的类型、结构特点、固溶度、组元原子半径差等一系列因素。

- 1)间隙式溶质原子的强化效果一般要比置 换式溶质原子更显著。
- 2)溶质和溶剂原子尺寸相差越大或固溶度 越小,固溶强化越显著。

实际应用:铂、铑单独做热电偶材料使用,熔点为1450°C,而将铂铑合金做其中的一根热电偶,铂做另一根热电偶,熔点为1700°C,若两根热电偶都用铂铑合金而只是铂铑比例不同,熔点达2000°C以上。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering 4、形成固溶体后对材料物理性质的影响

固溶体的电学、热学、磁学等物理 性质也随成分而连续变化,但一般都不是 线性关系。固溶体的强度与硬度往往高于 各组元,而塑性则较低。

> 材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

五、固溶体的研究方法

- (一)、固溶体组成的确定
- (二)、固溶体类型的大略估计
- (三)、固溶体类型的实验判别

材料科学与工程学院

(一)、固溶体组成的确定

1、点阵常数与成分的关系—Vegard定律

内容: 点阵常数正比于任一组元(任一种盐)的浓度。

实际应用:当两种同晶型的盐(如KCI-KBr) 形成连续固溶体时,固溶体的点阵常数与 成分成直线关系。

材料科学与工程学院

2、物理性能和成分的关系

固溶体的电学、热学、磁学等物理 性质随成分而连续变化。

实际应用:通过测定固溶体的密度、 折光率等性质的改变,确定固溶体的形成 和各组成间的相对含量。如钠长石与钙长 石形成的连续固溶体中,随着钠长石向钙 长石的过渡,其密度及折光率均递增。通 过测定未知组成固溶体的性质进行对照, 反推该固溶体的组成。

材料科学与工程学院

(二)、固溶体类型的大略估计

- 1.在金属氧化物中,具有氯化钠结构的晶体, 只有四面体间隙是空的,不大可能生成填隙 式固溶体,例如MgO,NaCI、CaO、SrO、CoO、 FeO、KCI等都不会生成间隙式固溶体。
- 2. 具有空的氧八面体间隙的金红石结构,或具有更大空隙的萤石型结构,金属离子能填入。例如GaF₂, ZrO₂, UO₂等,有可能生成填隙式固溶体。

(三)、固溶体类型的实验判别

对于金属氧化物系统, 最可靠而简便的 方法是写出生成不同类型固溶体的缺陷反应 方程, 根据缺陷方程计算出杂质浓度与固溶 体密度的关系,并画出曲线,然后把这些数 据与实验值相比较, 哪种类型与实验相符合 即是什么类型。

材料科学与工程学院

1、理论密度计算

理论密度 $d_{2}=$ $\frac{(含有杂质的) 固溶体 的晶胞质量 W}{}$

由此可见,<u>固溶体化学式的写法至关重要</u>。 计算器包括 2007 图 1807 图 2007 图 2

2) 根据缺陷反应方程式写出固溶

阿佛加德罗常数N。

可能的化学式

3) 由化学式可知晶胞中有几种质点。计算出晶胞中 i质点的质量: i的品胞分子数 $\times i$ 实际所占分数 $\times i$ 的原子量 i质点质量 $Wi = \frac{i}{i}$

据此,计算出晶胞质量 $W: W = \sum_{i=1}^{n} W_i$ 材料科等与工程等院 School of Material Science & Engineering

固溶体化学式的写法

以CaO加入到ZrO,中为例,以1mol为基准,掺入 xmolCa0.

形成置换式固溶体:

空位模型 $CaO \xrightarrow{ZrO_2} Ca_{Zr}^" + O_o + V_O^{\bullet \bullet}$ X X X

则化学式为: Zr_{1-x}Ca_xO_{2-x}

形成间隙式固溶体:

间隙模型 $2CaO \xrightarrow{ZrO2} Ca_i^{\bullet \bullet} + 2Oo + Ca_{Zr}^{"}$

则化学式为: Zr_{1-y}Ca_{2y}O₂ x、y为待定参数,可根据实际掺入量确定。

举例

以添加了0.15molCaO的ZrO。固溶体为例。

置换式固溶体:化学式 CaxZr_{1~x}0_{2-x} 即 Ca_{0.15}Zr_{0.85}O_{1.85} ZrO₂属立方晶系, 萤石结构, Z=4, 晶胞中有Ca²⁺、Zr⁴⁺、O²⁻三种质点。

晶胞质量 $W = \sum Wi = \frac{4 \times \frac{0.15}{1} \times M_{Ca2+} + 4 \times \frac{0.85}{1} \times M_{Zr4+} + 8 \times \frac{1.85}{2} \times M_{O2-}}{6.022 \times 10^{22}}$

 $=75.18\times10^{-23}(g)$

x射线衍射分析晶胞常数 a=5.131埃,

晶胞体积V=a3=135.1×10-24cm3

 $d_{\rm 理閏} = \frac{W}{V} = \frac{75.18 \times 10^{-23}}{135.1 \times 10^{-24}} = 5.56$ 3支外が考与エ程す能 School of Material Science & Engineering

间隙式固溶体: 化学式 Ca_{2v}Zr_{1-v}O₂

 $Ca_{0.15}Zr_{0.85}O_{1.85} \rightarrow Ca_{0.15/1.85\times 2}Zr_{0.85/1.85\times 2}O_2$

间隙式固溶体化学式为Ca_{0.3/1.85}Zr_{1.7/1.85}O₂

晶胞质量
$$W = \sum Wi = \frac{4 \times \frac{0.3/1.85}{1} \times M_{cu2+} + 4 \times \frac{1.7/1.85}{1} \times M_{zu4+} + 8 \times \frac{2/2}{1} \times M_{o2-}}{6.022 \times 10^{22}}$$
$$= 81.25 \times 10^{-23} (g)$$

非化学计量化合物

实际的化合物中, 有一些化合物不符合定比定律, 负离子与正离子的比例并不是一个简单的固定的比例关 系, 这些化合物称为非化学计量化合物。

非化学计量化合物的特点:

- 1) 非化学计量化合物产生及缺陷浓度与气氛性质、压 力有关;
- 2) 可以看作是高价化合物与低价化合物的固溶体;

- 3) 缺陷浓度与温度有关, 这点可以从平衡常数看出;
- 4) 非化学计量化合物都是半导体。

半导体材料分为两大类: 一是掺杂半导体,如Si、Ge中掺杂B、P,Si中掺P为n型半导体; 二是非化学计量化合物半导体,又分为金属离子过剩(n型)(包括负离子缺位和间隙正离子)和负离子过剩(p型)(正离子缺位和间隙负离子)

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering 一、由于负离子缺位, 使金属离子过剩

 TiO_2 、 ZrO_2 会产生这种缺陷,分子式可写为 TiO_{2-x} , ZrO_{2-x} ,产生原因是环境中缺氧,晶格中的氧逸出到大气中,使晶体中出现了氧空位。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

缺陷反应方程式应如下:

$$2TiO_2 - \frac{1}{2}O_2 = 2Ti'_{Ti} + V_o^{\bullet \bullet} + 2O_o$$

 $2Ti_{Ti} + 4O_0 = 2Ti'_{Ti} + V_0^{\bullet \bullet} + 3O_0 + \frac{1}{2}O_2$

又:

$$Ti_{Ti}+e'=Ti_{Ti}'$$

$$2\text{Tiri} + \text{Oo} = 2\text{Tiri} + 2e' + \text{V}_{\text{o}}^{\bullet \bullet} + \frac{1}{2}\text{O}_2$$

等价于

$$O_0 = 2e' + V_0^{\bullet \bullet} + \frac{1}{2}O_2 \uparrow$$

材料科学与工程学院

根据质量作用定律,平衡时,[e']=2[$]:_{V_{\bullet}^{\bullet}}$

$$K = \frac{[V_o^-][P_{o_2}]^{1/2}[e']^2}{[O_o]} \qquad V_o^{\bullet \bullet} \propto P_{O_2}^{-\frac{1}{6}}$$

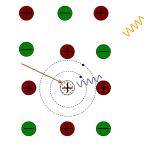
- 1) ∴TiO.的非化学计量对氧压力敏感。在还原气氛中才能 形成Ti ∴电导率随温度的升高而呈指数 得到灰 ^{黑色的}规律增加,反映了缺陷浓度与温
- 2) e'∞ 度的关系。
- 3) 若P₀₂不变,则

$$[e'] = \frac{2K^{1/3}}{4^{1/3}P_{02}^{1/6}} \qquad [e'] \infty K = \exp\{-\frac{\Delta G}{RT}\}$$

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

TiO2x结构缺陷示意图(I)

TiO_{2-x}结构缺陷 在氧空位上捕获两个电 子,成为一种色心。色 心上的电子能吸收化 波长的光,使氧化钛从 黄色变成蓝色直至灰黑



为什么TiO_{2-x}是一种n型半导体?

材料科学与工程学院

色心、色心的产生及恢复

"色心"是由于电子补偿而引起的一种缺陷。

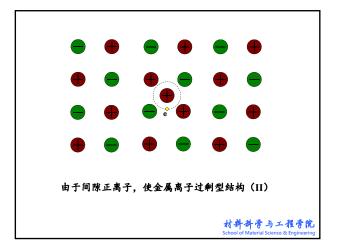
某些晶体,如果有x射线,γ射线,中子或电子辐照,往往会产生颜色。由于辐照破坏晶格,产生了各种类型的点缺陷。为在缺陷区域保持电中性,过剩的电子或过剩正电荷(电子空穴)就处在缺陷的位置上。在点缺陷上的电荷,具有一系列分离的允许能级。这些允许能级相当于在可见光谱区域的光子能级,能吸收一定波长的光,使材料呈现某种颜色。

把这种经过辐照而变色的晶体加热, 能使缺陷扩散 掉, 使辐照破坏得到修复, 晶体失去颜色。

二、由于间隙正离子, 使金属离子过剩

Zn_{1+x}O和Cd_{1+x}O属于这种类型。过剩的金属离子进入间隙位置,带正电,为了保持电中性,等价的电子被束缚在间隙位置金属离子的周围,这也是一种色心。例如ZnO在锌蒸汽中加热,颜色会逐渐加深,就是形成这种缺陷的缘故。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering



缺陷反应可以表示如下:

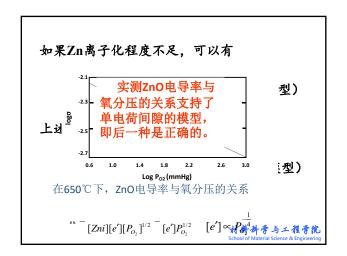
$$ZnO = \ddot{Z}ni + 2e' + \frac{1}{2}O_2(g)$$

或
$$Zn(g) = \ddot{Z}ni + 2e'$$

按质量作用定律 $K = \frac{ [\ddot{Z}ni][e']^2}{P_{Zn}}$

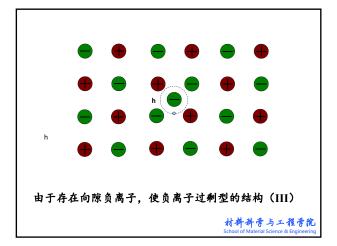
间隙锌离子的浓度与锌蒸汽压的关系为:

 $[\ddot{Z}ni]$ $\propto P_{Zn}^{1/3}$ 材料符号与工程学院 School of Material Science & Engineering



三、由于存在间隙负离子, 使负离子过剩

具有这种缺陷的结构如图所示。目前只发现 \mathbf{UO}_{2+x} , 可以看作 $\mathbf{U}_2\mathbf{O}_8$ 在 \mathbf{UO}_2 中的固溶体,具有这样的缺陷。当在晶格中存在间隙负离子时,<u>为了保持电中牲,结构中引入电子空穴,相应的正离子升价</u>,电子空穴在电场下会运动。因此,这种材料是P型半导体。



对于UO2+x。中的缺焰反应可以表示为:

$$U_3O_8 \Rightarrow U_2O_6 \bullet UO_2$$

 $II \cap \neg II \cap$

随着氧压力的增大,间隙氧的 等价于:浓度增大,这种类型的缺陷化合物 是P型半导体

根据质量作用定律。2 211 下心。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

四、由于正离子空位的存在。引起负离子过剩 Cu,O、FeO属于这种类型的缺陷。以FeO为例 缺陷的生成反应:

$$\begin{array}{c} Fe_{2}O_{3} \xrightarrow{FeO} 2Fe_{Fe}^{\bullet} + 3O_{O} + V_{Fe}^{"} \\ 2Fe_{Fe} + \frac{3}{2}O_{2}(g) \xrightarrow{FeO} 2Fe_{Fe} + 2h^{\bullet} + 3O_{O} + V_{Fe}^{"} \end{array}$$

$$\frac{1}{2}O_2(g) \Leftrightarrow Oo + 2h^{\bullet} + V_{Fe}^{"}$$

人中可见,铁离子空位本身带负电,为了保持电中性; 两个电子空穴被吸引到这空位的周围,形成一种V一色心。

材料科学与工程学院

根据质量作用定律

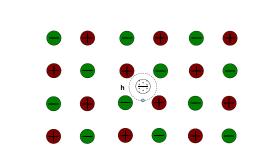
$$K = \frac{[O_O][h^{\bullet}]^2[V_{Fe}"]}{P_{O2}^{-1/2}}$$

$$[\mathbf{O_O}^{\bullet}] \approx 1 \quad [\mathbf{h}^{\bullet}] = 2[\mathbf{V_{Fe}}"]$$

由此可得: [h●]∝P₀,1/6

随着氧压力的增大, 电子空穴浓度增大, 电 导率也相应增大。

材料科学与工程学院



由于正离子空位的存在, 引起负离子过剩型结构缺陷 (IV)

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering

小结: 非化学计量缺陷的浓度与气氛的性质及大小有关, 这是它和别的缺陷的最大不同之处。此外, 这种缺陷的 浓度也与温度有关。这从平衡常数K与温度的关系中反 映出来。以非化学计量的观点来看问题,世界上所有的 化合物, 都是非化学计量的, 只是非化学计量的程度不 同而已,

典型的非化学计量的二元化合物

类型	半导体	化合物	类型	半导体	化合物
I	n	KCl, NaCl, KBr, TiO ₂ ,	IV	P	Cu2O, FeO, NiO,
		CeO ₂ , PbS			ThO2, KBr, KI, PbS,
II	n	ZnO, CdO			SnS, CuI, FeS, CrS
III	р	UO_2			
材料符与工程等					