影响固相反应的因素

材料科学与工程学院

影响固相反应的因素

1、反应物化学组成的影响

化学组成是影响固相反应的内因,是决定反应方向和速度 的重要条件。

从热力学角度看,在一定温度、压力条件下,反应刻度能进行的方向是自由焓减少($\Delta G < 0$)的过程,而且的负值愈大,该过程的推动力也愈大,沿该方向反应的几率也大。

从结构角度看,反应物中质点间的作用键愈大,则可动性和反应能力愈小,反之亦然。 其次,在同一反应系统中,固相反应速度还与各反应物间

其次,在同一反应系统中,固相反应速度还与各反应物间的比例有关。如果颗粒相同的 A 和 B 反应生成物 AB ,若改变 A 与 B 比例会改变产物层温度、反应物表面积和扩散截面积的大小,从而影响反应速度。例如增加反应混合物中"遮盖"物的含量,则产物层厚度变薄,相应的反应速度也增加。

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

当反应混合物中加入少量矿化剂(也可能是由存在于原料中的杂质引起的),则常会对反应产生特殊的作用。表2列出少量 NaCl 可使不同颗粒尺寸NaCO $_3$ 与Fe $_2$ O $_3$ 反应的加速作用。

表: NaCl对Na2CO3+Fe2O3反应的作用

NaCl 添加量	不同颗粒尺寸的NaCO。转化率百分率		
(相对于NaCO3 的%)	0.06~0.088mm	0.27~0.35mm	0.6~2mm
0	53.2	18.9	9.2
0.8	88.6	36.8	22.9
2.2	38.6	73.8	60.1

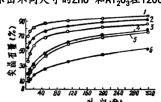
材料科学与工程学院

2、反应物颗粒及均匀性的影响

颗粒尺寸大小主要是通过以下途径对固相反应起影响的。

 物料颗粒尺寸愈小,比表面积愈大,反应界面和扩散 截面增加,反应产物层厚度减少,使反应速度增大。

下图表示出不同尺寸的ZnO 和AI₂O₃在1200℃ 时形成 速率的影响。



財 **貞(分)** 不同尺寸的ZnO 和Al₂O₃在1200℃ 时形成速率的影响

材料科学与工程学院

 同一反应物系由于物料尺寸不同,反应速度可能会属于不同 动力学范围控制。

例如 $CaCO_3$ 与 MoO_3 反应,当取等分子比成分并在较高温度(600°C)下反应时,若 $CaCO_3$ 颗粒大于 MoO_3 ,反应由扩散控制,反应速度主要由随 $CaCO_3$ 颗粒减少而加速。倘若 $CaCO_3$ 与 MoO_3 比值较大, $CaCO_3$ 颗粒度小于 MoO_3 时,由于产物层厚度减薄,扩散阻力很小,则反应将由 MoO_3 升华过程所控制,并随 MoO_3 粒径减少而加剧。

材料科学与工程学院

3、反应温度的影响

温度是影响固相反应速度达到的重要外部条件。一 般随温度升高,质点热运动动能增大,反应能力和扩散能 力增强。对于化学反应,因其速度常数

$$K = A \exp(\frac{-Q}{RT})$$

因此,温度对化学反应的加速作用一般也比对扩散过程为 大。

材料科学与工程学院

4、压力和气氛的影响

对不同反应类型,压力的影响也不同。在两相间的 反应中,增大压力有助于颗粒的接触面积,加速物质传递过程,使反应速度增加。但对于有液、气相参与达到反应中, 扩散过程主要不是通过固体粒子的直接接触实现的。因此提 高压力有时并不表现出积极作用,甚至会适得其反。

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

5、反应物活性的影响

实践证明,同一物质处于不同结构状态时其反应活性差异甚大。一般说来,晶格能愈高、结构愈完整和稳定的,其反应活性也低。因此,对于难熔氧化物间的反应和烧结往往是困难的。为此通常采用具有高活性的活性固体作为原料。例如 $Al_2O_3+CoO \rightarrow CoAl_2O_4$ 反应中,若分别采用轻烧 Al_2O_3 和较高温度煅烧制得的死烧 Al_2O_3 作原料,其反应速度相差近十倍,表明轻烧 Al_2O_3 具有高得多的反应活性。

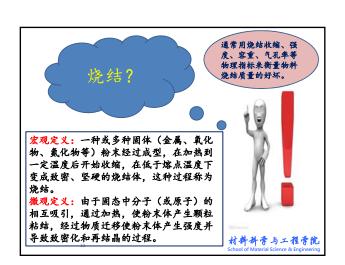
根据海德华定律,即物质在转变温度附近质点可动性显著增大、晶格松懈和活化的原理,工艺上可以利用多晶转变伴随的晶格重排来活化晶格;或是利用热分解反应和脱水反应形式具有较大比表面和晶格缺陷的初生态或无定形物质等措施提高反应活性。

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

第二十八讲 烧 结

主讲人: 张骞

材料科学与工程学院



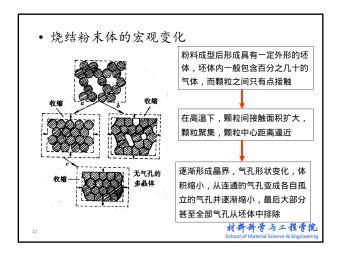
烧结的意义

烧结是粉末冶金、陶瓷、耐火材料、超高温材料等部门的一个重要工序。烧结的目的是把粉状物料转变为致密体。这种烧结致密体是一种多晶材料, 其显微结构由晶体、玻璃相和气孔组成,烧结过程直接影响显微结构中晶粒尺寸和分布,气孔尺寸和分布以及晶界体积分数等。

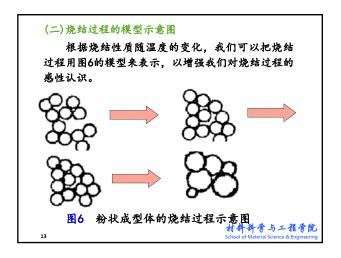
烧结过程可以通过控制晶界移动而抑制晶粒的异常生长或通过控制表面扩散、晶界扩散和晶格扩散而充填气孔,用改变显微结构方法使材料性能改善。

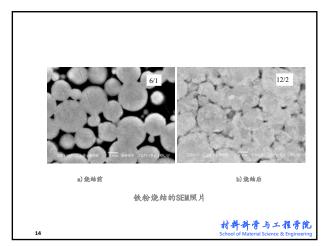
因此,当配方、原料粒度、成型等工序完成以后,烧结是使材料获得预期的显微结构以使材料性能充分发挥的关键工序。

材料科学与工程学院



2





• 熔融

变为液相

熔融时全部组元都转

一些概念的异同:

(1)烧结与烧成

• 烧结

• 烧成

仅仅指粉料经加 热而致密化的简

单物理过程。

包括各种物理和化 学变化:脱水、坯 体内气体分解、多 相反应、熔融、溶 解、烧结等

显然,烧成的含义及包括的范围更宽,一般都发生在多相系统内,烧结仅仅是烧 成过程的一个重要部分。

(2) 烧结与熔融

• 烧结

烧结是在远低于固态 物质的熔融温度下进

烧结时至少有一组元 是处于固态。

烧结和熔融都是由于原子热振动而引起的; 泰曼发现烧结温度T。和熔融温度T。的关系为:

> 金属粉末 $T_s \approx 0.3 \sim 0.4 T_m$ 盐类 $T_s \approx 0.57 T_m$

硅酸盐 $T_s \approx 0.8 \sim 0.9 T_m$ 材料符与工程号能

(3) 烧结与固相反应

• 烧结

可以是只有单组元, 也可以是二组元,但 两组元之间并不发生 化学反应,仅仅是在 表面能驱动下,由粉 体变成致密体。

• 固相反应

必须至少有两组元参 加,并发生化学反应, 形成化合物,化合物 的结构及性质都不同 于两组元。

均在低于材料熔点或熔融温度下进行,过程中自始至终都至 少有一相是固态。

实际生产中,烧结、固相反应、熔融往往是同时穿插进行的

烧结的分类

按照烧结时是否出现液相, 可将烧结分为两类:

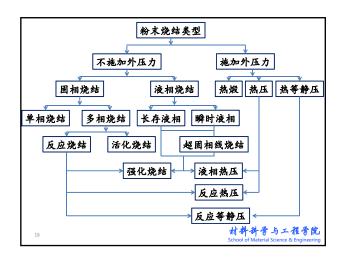
液相烧结

有液相参与下的烧结, 如多组分物系在烧结 温度下常有液相出现。 固相烧结

烧结温度下基本上无液相 出现的烧结, 如高纯氧化 物之间的烧结过程。

近年来,在研制特种结构材料和功能材料的同时,产生了 一些新型烧结方法。如热压烧结,放电等离子体烧结,微 波烧结等。

材料科学与工程学院

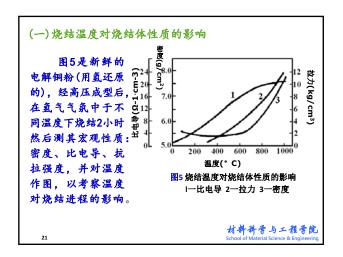


第二节 烧结过程及机理

一、烧结过程

首先从烧结体的宏观性质随温度的变化上来认识烧结过 程.

材料科学与工程学院



结果与讨论:

- 1 随烧结温度的升高,比电导和抗拉强度增加。
- 2.曲线表明,在颗粒空隙被填充之前,即气孔率显著 下降以前),颗粒接触处就已产生某种键合,使得 电子可以沿着键合的地方传递,故比电导和抗拉强 度增大。
- 3.温度继续升高,物质开始向空隙传递,密度增大。 当密度达到理论密度的90~95%后,其增加速度显 著减小,且常规条件下很难达到完全致密。说明坯 有限心,是可必必 体中的空隙(气孔)完全排除是很难的。 材料并参与工程等的

坯体中颗粒重排,接触处 烧结初期 产生键合,空隙变形、缩小(即大气孔消失),固-烧 结 气总表面积没有变化。 过 程 传质开始,粒界增大,空 烧结中期 的 隙进一步变形、缩小,但 Ξ 仍然连通,形如隧道。 个 阶 段 传质继续进行,粒子长大 , 烧结后期 气孔变成孤立闭气孔,密 度达到95%以上,制品强 度提高。 材料科等与工程等院

二、烧结推动力

粉体颗料尺寸很小,比表面积大,具有较高的表面能, 即使在加压成型体中,颗料间接面积也很小,总表面积 很大而处于较高能量状态。根据最低能量原理, 它将自 发地向最低能量状态变化,使系统的表面能减少。

烧结是一个自发的不可递过程,系统表面 能降低是推动烧转进行的基本动力。

材料科学与工程学院

表面张力能使凹、凸表面处的蒸气压P分别低于和高 于平面表面处的蒸气压Po,并可以用开尔文本公式表 法·

对于球形表面
$$\ln \frac{P}{P_0} = \frac{2M\gamma}{dRTr}$$
 (1)

对于非球形表面

$$\ln \frac{P}{P_0} = \frac{M\gamma}{dRT} (\frac{1}{r_1} + \frac{1}{r_2})$$
(2)

表面凹凸不平的固体颗粒, 其凸处呈正压, 凹处呈负压, 故存在着使物质自凸处向凹处迁移。

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering 如果固体在高温下有较高蒸气压,则可以通过气相导致物质从凸表面向凹表面处传递。此外若以固体表面的空位浓度C或固体溶解度L分别代替式2中的蒸气压P,则对于空位浓度和溶解度也都有类似于式2的关系,并能推动物质的扩散传递。

可见,作为烧结动力的表面张力可以通过流动、扩散和液相或气相传递等方式推动物质的迁移。

材料科学与工程学院

25

三、烧结机理

(一)颗粒的粘附作用

(二)物质的传递

材料科学与工程学院

(一) 颗粒的粘附作用

例子:

把两根新拉制的玻璃纤维相互叠放在一起,然后沿纤维长度方向轻轻地相互拉过,即可发现其运动是粘滞的,两根玻璃纤维会互相粘附一段时间,直到玻璃纤维弯曲时才被拉开,这说明两根玻璃纤维在接触处产生了粘附作用。

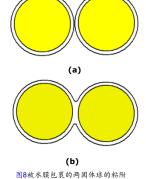
材料科学与工程学院

ineering

由此可见, 粘附是固体表面的普遍性质, 它起因于固体表面的普遍性质, 它起因于固体表面力。当两个表面靠近到表面力场作用范围时. 即发生键合而粘附。粘附力的大小直接取决于物质的表面能和接触面积, 故粉状物料间的粘附作用特别显著。

水膜的例子, 见图8

因此, 粘附作用是烧结初始阶段, 导致粉体颗粒间产生键合、靠拢和重排, 并开始形成接触区的一个原因。



材料科学与工程学院

(二) 物质的传递

在烧结过程中物质传递的途径是多样的,相应的 机理也各不相同。但如上所述,它们都是以表面张力 作为动力的。 有流动传质 、扩散传质 、气相传质 、 溶解—沉淀传质。

1. 流动传质

这是指在表面张力作用下通过变形、流动引起的 物质迁移。属于这类机理的有粘性流动和塑性流动。

材料科学与工程学院

School of Material S

粘性流动传质:

若存在着某种外力场,如表面张力作用时,则质点(或空位)就会优先沿此表面张力作用的方向移动,并呈现相应的定向物质流,其迁移量是与表面张力大小成比例的,并服从如下粘性流动的关系:

$$\frac{F}{S} = \eta \frac{\partial v}{\partial x}$$

材料科学与工程学院

塑性流动传质:如果表面张力足以使晶体产生位错,这时质点通过整排原子的运动或晶面的滑移来实现物质传递,这种过程称塑性流动。可见塑性流动是位错运动的结果。与粘性流动不同,塑性流动只有当作用力超过固体屈服点时才能产生,其流动服从宾汉(Bingham)型物体的流动规律即,

$$\frac{F}{S} - \tau = \eta \frac{\partial v}{\partial x}$$

式中, τ是极限剪切力。

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

2. 扩散传质

扩散传质是指质点(或空位)借助于浓度 梯度推动而迁移的传质过程。如图7和图8所示, 烧结初期由于粘附作用使粒子间的接触界面逐 渐扩大并形成具有负曲率的接触区。在颈部由 于曲面特性所引起的毛细孔引力 $\Delta \rho \approx \gamma/\rho$ 。

对于一个不受应力的晶体,其空位浓度 C_0 是取决于温度T和形成空位所需的能量 $\triangle G_\epsilon$

$$C_0 = \frac{n_0}{N} = \exp(-\frac{\Delta G_f}{kT})$$

材料科学与工程学院 School of Material Science & Engineering 倘若质点(原子或离子)的直径为 δ , 并近似地令空位体积为 δ^3 , 则在颈部区域每形成一个空位时,毛细孔引力所做的功 Δ W= γ δ^3/ρ 。故在颈部表面形成一个空位所需的能量应为 ΔG_e = γ δ^3/ρ ,相应的空位浓度为

$$c' = \exp\left[-\frac{\Delta G_f}{kT} + \frac{\gamma \delta^3}{\rho kT}\right]$$

在颈部表面的过剩空位浓度为

$$\frac{c'-c_0}{c_0} = \frac{\Delta c}{c_0} = \exp\frac{\gamma \delta^3}{\rho} - 1$$

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

一般烧结温度下,

$$\frac{\Delta c}{c_0} \approx \frac{\gamma \delta^3}{kT} \frac{1}{\rho}$$

$$\Delta c = \frac{\gamma \delta^3}{\rho kT} c_0$$

从式可见,在一定温度下空位浓度差是与表面 张力成比例的,因此由扩散机理进行的烧结过程,其推动力也是表面张力。

材料科学与工程学院

由于空位扩散既可以沿颗粒表面或界面进行, 也可能通过颗粒内部进行,并在颗粒表面或颗粒间 界上消失。为了区别,通常分别称为表面扩散,界 面扩散和体积扩散。有时在晶体内部缺陷处也可能 出现空位,这时则可以通过质点向缺陷处扩散,而 该空位迁移到界面上消失,此称为从缺陷开始的扩散。

材料科学与工程学院

35

3. 气相传质

由于颗粒表面各处的曲率不同,按开尔文公式可知,各处相应的蒸气压大小也不同。故质点容易从高能阶的凸处(如表面)蒸发,然后通过气相传递到低能阶的凹处(如颈部)凝结,使颗粒的接触面增大,颗粒和空隙形状改变而使成型体变成具有一定几何形状和性能的烧结体。这一过程也称蒸发-冷凝。

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

4.溶解一沉淀

在有液相参与的烧结中,若液相能润湿和溶解固相,由于小颗粒的表面能较大其溶解度 也就比大颗粒的大。其间存在类似于式3的关系:

$$\ln \frac{c}{c_0} = \frac{2\gamma_{SL}M}{\rho RTr}$$

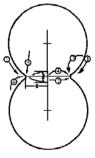
这种通过液相传质的机理称溶解--沉淀机理。

材料科学与工程学院

37

结果与讨论

烧结的机理是复杂和多样的,但都是以表面张力为动力的。 应该指出,对于不同物料和烧结条件,这些过程并不是并重的,往往是某一种或几种机理 起主导作用。当条件改变时可能取决于另一种机理。



不同烧结机理的传质途径

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

39