第十八讲 三元专业相图

主讲人:张骞

材料科学与工程学院

分析复杂三元相图的主要步骤:

- (1) 判断化合物的性质
- (2) 划分副三角形,并确定三元无变量点的性质
- (3) 判断界线上温度降低的方向
- (4) 判断界线性质
- (5) 分析冷却析晶过程或加热熔融过程
- (6) 用杠杆规则计算一定平衡条件下的各相含量。

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

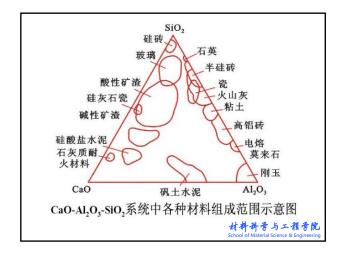
三元无变量点类型及判别方法 过渡点 (化合物分解或形成) 低共熔点 (三升点) 单转熔点 (双升点) 双转熔点 (双降点) 性质 双升点形式 双降点形式 ©/ 0 0 0 0 * 00 No 图例 Å Å 2 5 B $AmBu \frac{(f_i)T \leqslant T_{f_i}T \geqslant T_{f_i}}{\langle f_i \rangle_T \geqslant T_{f_i}, T \leqslant T_{f_i}} mA + mB$ L_E A+B+C L,+A D+C L_R+A+B S 化合物A_MB_N(D)的分解 三圆相共析晶 远离P点的晶相 远离R点的两晶相 或共熔 (A) 被转熔 (A+B) 被转熔 或形成 E点在财应副三 角形之内构成 重心位置关系 P点在财应副三 角形之外构成交 又位置关系 位置关系 过渡点无对应三角形,相 平衡的三晶相组成点在一 条直线上 视物系组成点位 置而定 置而定 是否结 晶终点 否 (只是结晶过程经过点)

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

CaO -A 1,0 3-SiO 2系统相图

CaO -A LO 3-SiO 2系统是无机非金属材料的重要系统,包括许多重要硅酸盐制品、高炉矿渣和某些矿物岩石。各种材料的组成范围用图表示。本系统对硅酸盐工业具有很大的实际意义。

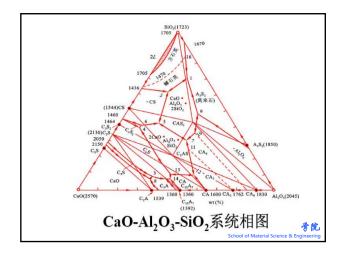
材料科学与工程学院



相图介绍

• CaO A LO $_3$ -SD $_2$ 系统共有十五个化合物,其中有三个纯组分,即CaO ,A LO $_3$ 和SD $_2$,它们的熔点分别为2570°C,2045°C和1723°C。另外还有十个二元化合物和二个三元化合物。

化合物	性质	熔点(°C)	化合物	性质	分解温度(°C)
$CaO \cdot SiO_2$	一致熔融	1544	$3CaO \cdot 2SiO_2$	不一致熔融	1464
$2CaO \cdot SiO_2$	一致熔融	2130	$3\text{CaO}\!\cdot\!\text{Al}_2\text{O}_3$	不一致熔融	1539
$12CaO \cdot 7Al_2O_3$	一致熔融	1392	$CaO \cdot Al_2O_3$	不一致熔融	1600
$3Al_2O_3 \cdot 2SiO_2$	一致熔融	1850	$\text{CaO} \!\cdot\! 2\text{Al}_2\text{O}_3$	不一致熔融	1762
$\text{CaO} \cdot \text{Al}_2\text{O}_3 \cdot 2\text{SiO}_2$	一致熔融	1553	$\text{CaO} \!\cdot\! 6\text{Al}_2\text{O}_3$	不一致熔融	1830
$2CaO \cdot Al_2O_3 \cdot SiO_2$	一致熔融	1584	$3CaO \cdot SiO_2$	不一致熔融	2150

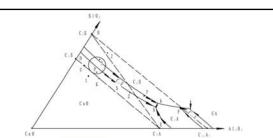


图上		平衡性质	平衡温度 (°C)	组成(%)				
点号	相间平衡			CaO	Al ₂ O	SiO_2		
1	L↔磷石英+CAS ₂ +A ₃ S ₂	低共熔点	1345	9.8	19.8	70.4		
2	L↔磷石英+CAS ₂ +α-CS	低共熔点	1170	23.3	14.7	62.0		
3	$L+C_3S \leftrightarrow C_3A+\alpha-C_2S$	双升点	1455	58.3	33.0	8.7		
4	α ' -C ₂ S+L \leftrightarrow C ₂ AS+C ₃ S ₂	双升点	1315	48.2	11.9	39.9		
5	$L \leftrightarrow CAS_2 + C_2AS + \alpha - CS$	低共熔点	1265	38.0	20.0	42.0		
6	$L\leftrightarrow C_2AS+C_3S_2+\alpha-CS$	低共熔点	1310	47.2	11.8	41.0		
7	$L \leftrightarrow CAS_2 + C_2AS + C_3A_6$	低共熔点	1380	29.2	39.0	31.8		
8	$L+CaO\leftrightarrow C_3A+C_3S$	双升点	1470	59.7	32.8	7.5		
9	$L+Al_2O_3 \leftrightarrow CAS_2+A_3S_2$	双升点	1512	15.6	36.5	47.9		
10	$L+Al_2O_3\leftrightarrow CA_6+CAS_2$	双升点	1495	23.0	41.0	36.0		
11	$L+CA_2 \leftrightarrow C_2AS+CA_6$	双升点	1475	31.2	44.5	24.3		
12	$L\leftrightarrow C_2AS+CA+CA_2$	低共熔点	1500	37.5	53.2	9.3		
13	$L+C_2AS \leftrightarrow \alpha' -C_2S+CA$	双升点	1380	48.3	42.0	9.7		
14	$L\leftrightarrow \alpha$ ' $-C_2S+CA+C_{12}A_7$	低共熔点	1335	49.5	43.7	6.8		
15	$L\leftrightarrow\alpha$ ' $-C_2S+C_3A+C_{12}A_7$	低共熔点	1335	52.0	41.2	6.8		
School of Material Science & Engineering								

相图中的高钙区CaO-C₂S-C₁₂A₇系统

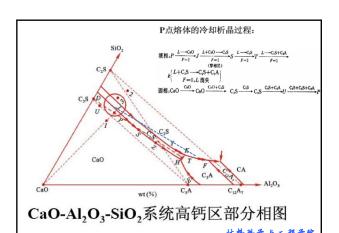
• 硅酸盐水泥中的主要矿物: C_2S , C_3S , C_3A 都在此系统内。可以划分出3个副三角形,即 $\triangle CaO-C_3S-C_3A$, $\triangle C_3S-C_3A-C_2S$ 和 $\triangle C_3A-C_2S-C_12A_7$ 。对应的无变量点分别为H、K和F,H和K为双升点,F为低共熔点。

材料科学与工程学院



• CaO和C₃S初晶区的界线在Z点由转熔性质变为共熔性质,两段的相平衡关系分别为L+CaO→C₃S和 L→CaO+C₂S;而C₃S和C₂S初晶区的界线则在Y点从共熔性质转变为转熔性质,两段的相平衡关系分别为 L→C₂S+C₃S和L+C₂S→C₃S。其余界线除CaO和C₃A初晶区的界线为转熔性质外,都是共熔性质。

材料科学与工程学院



P点熔体冷却结晶过程中某一时刻成平衡的各相含量的计算:使用杠杆规则,若是三相平衡共存,则要两次使用杠杆规则;当系统中三相平衡共存时,求各相的量还可以应用双线法。

例如熔体P冷却到液相刚到K点(1455°C)时,转熔过程还未开始,系统中三相平衡共存,这三相是液相、 C_3S 和 C_3A 。使用杠杆规则,各相的百分含量为:

液用量L%=
$$\frac{UP}{KU}$$
× 100%=16.2%
固相(C_3 S+ C_3 A)量%= $\frac{KP}{KU}$ ×100%=83.8%
 C_3 S%= $\frac{UE}{DE}$ × $\frac{KP}{KU}$ ×100%=74.0%
 C_3 A%= $\frac{DU}{DE}$ × $\frac{KP}{KU}$ ×100%=9.8%

材料科学与工程学院

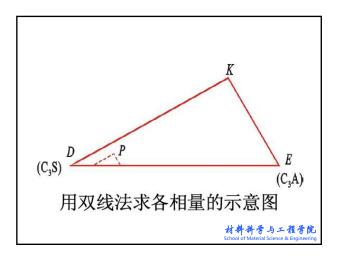
仍以熔体P的液相点刚到K点为例,应用双线法。这时成平衡的三相:C3S在D点,C3A在E点,液相在K点,连接这三点得到△DEK,经过P点做两条边DK,KE的平行线,平行线将第三边DE截成三段:

$$L\% = \frac{MN}{DE} \times 100\% = 16.2\%$$

$$C_3S\% = \frac{NE}{DE} \times 100\% = 74.0\%$$

$$C_3A = \frac{DM}{DE} \times 100\% = 9.8\%$$

和种种方与一种方形



CaO-C,S-C,,A,系统相图的应用

- 硅酸盐水泥配料范围的选择
- 烧成
- 冷却
- 石灰极限线

材料科学与工程学院

硅酸盐水泥配料范围的选择

硅酸盐水泥生料的主要成分是CaO、 Al_2O_3 、 SiO_2 和 Fe_2O_3 。因为 Fe_2O_3 含量较低,可以合并入 Al_2O_3 一起考虑,这样三组分配料,便可以应用CaO- Al_2O_3 - SiO_2 系统相图了。化学组成一般为CaO 60%~67%, SiO_2 20%~24%, Al_2O_3 5%~7%, Fe_2O_3 4%~6%。而且要求水泥熟料在1450℃左右烧成时要有30%左右的液相,以利于 C_3 S的生成。

为使硅酸盐水泥熟料性能符合要求,熟料中各种矿物的 含量是有一定范围的,一般为 C_3S 40%~60%, C_2S 15%~30%, C_3A 6%~12%, C_4AF 10%~16%。

根据硅酸盐水泥的使用性能,配料应选在△C₂S-C₃S-C₃A中。考虑到熟料中各种矿物组成含量的要求,以及烧成时所需的液相量,可以把配料范围进一步缩小。实际硅酸盐水泥的配料范围是在△C₂S-C₃S-C₃A中靠近C₂S-C₃S边的小圆圈内(如配料P或3)。

烧成

硅酸盐水泥的烧成过程并不是把配好的料加热至完全熔融,然后平衡冷却析晶,而是采用部分熔融的烧结法生产熟料。水泥配料达到烧成温度时所获得的液相量约为20%~30%。因此,熟料矿物的形成并非完全来自液相析晶,固态组分之间的固相反应起着更为重要的作用。

材料件写与工程学院 School of Material Science & Engineering

冷却

水泥熟料烧成后需要冷却,采取不同的冷却制度对熟料的相组成及 含量都有影响。冷却制度可分为平衡冷却、急冷和介于二者之间的 三种情况。

平<mark>衡冷却</mark>:由于冷却速度很慢,使每一步过程都达到平衡,其析晶 产物符合三角形规则。

急冷:由于冷却速度很快,使液相完全失去析晶能力,液相中的质点来不及进行有序排列便固化了,使液相全部转变为玻璃相。

独立析晶: 如果冷却速度既不是快到使液相全部转变为玻璃,又不是没到足以使过程平衡进行,则往往会发生独立析晶现象。独立析晶通常是在转熔过程中发生的,由于冷却速度较快,被回吸的晶相有可能会被新析出的固相包裹起来。使转熔过程不能继续进行,从而使液相进行另一个单独的析晶过程,这就是所谓的独立析晶。

School of Material Science & Engineering

石灰极限线

硅酸盐水泥的强度与熟料中 C_3 S的含量有关, C_3 S含量高的,强度一般较高。为了在熟料中获得较多的 C_3 S,在配料时常常提高CaO的含量。但CaO的含量并不是越高越好,因为高到CaO不能完全化合时,熟料中会形成游离CaO,它的水化速度慢,而且体积效应大,影响水泥的安定性。因此,配料时CaO的含量有个极限,体现在相图中,是一条石灰(氧化钙)极限含量线,简称石灰极限线。

理论上的石灰极限线的方程为:

 $CaO_{max} = 2.8SiO_2 + 1.65Al_2O_3$

实际上的石灰极限线的方程为:

 $CaO_{max} = 2.8SiO_2 + 1.18Al_2O_3$

School of Material Science & Engineering

2. Na,O-CaO-SiO,系统相图

 Na_2O 、CaO和 SiO_2 是大多数的玻璃,如平板玻璃、瓶罐玻璃、器皿玻璃、保温玻璃、中碱和高碱玻璃纤维等的基本化学组成,因此本系统对于钠钙硅酸盐玻璃的生产具有重要意义。对本系统的研究基本上集中在高硅区,其原因有二个:一是高硅区是具有实用意义的配料区;二是含 Na_2O 高的熔体化学活性高,造成研究上的困难。所以研究较多的是 Na_2O · SiO_2 (NS)-CaO· SiO_2 (CS)- SiO_2 区域。

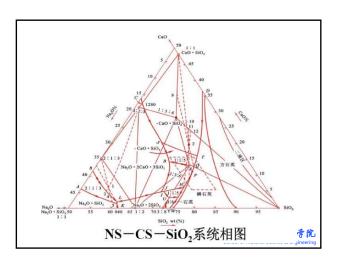
材料科学与工程学院

(1) 相图介绍

NS-CS-SiO₂系统中共有4个二元化合物NS、NS₂、N₃S₈、CS,4个三元化合物N₂CS₃、NC₂S₃、NC₃S₆和 NCS₅。

每个化合物都有自己的初晶区,此外还有 SiO_2 的初晶区。 SiO_2 的初晶区内有两条多晶转变的等温线和一个液相分层的二液区。在CS的初晶区内有一条表示 α -CS和 β -CS多晶转变的等温线。

本系统共有12个三元无变量点,除多晶转变点P、T、S没有对应的副三角形外,每个无变量点都有自己所对应的到三角形,所以系统中共有9个副三角形。



(3) 相图应用

相图可以帮助我们选择不易折晶的玻璃组成。

相图还可以应用于分析玻璃生产中产生失透现象的原因:玻璃析晶(失透)所析出的晶体称为玻璃失透结石,简称玻璃结石。对玻璃结石进行矿物组成鉴定,结合相图可以对结石产生的原因进行分析,并提出相应的解决措施。玻璃的析晶除配料不当的原因外,也可能是由于工艺原因造成的,一方面必须参照相图,选择既不容易折晶,又符合性能要求的玻璃组成;另一方面,还要严格控制工艺制度,才能防止玻璃析晶。

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

```
液相: 1 \xrightarrow{L \to NC_c S_1} 3 \xrightarrow{L + NC_c S_2 \to N_c C S_3} 4 \xrightarrow{L \to N_c C S_3} 5 \xrightarrow{L \to N_c C S_3 + NS} K \begin{cases} L \to N_c C S_3 + NS + NS \\ f = 1 & K \end{cases}
固相: NC_2 S_3 \xrightarrow{NC_c S_2} NC_2 S_3 \xrightarrow{NC_c S_3 + N_c C S_3} N_2 C S_3 \xrightarrow{N_c C S_3} N_2 C S_3 \xrightarrow{N_c C S_3} N_2 C S_3 \xrightarrow{N_c C S_3 + NS} 1
```

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

3. K₂O-Al₂O₃-SiO₂系统相图

 $K_2O-Al_2O_3$ -SiO_系统相图不仅对长石质陶瓷的生产有特别重要的意义,而且是釉料、玻璃等制造工艺中不可缺少的相图,选择耐火材料结合剂以及研究 K_2O 对 Al_2O_3 -SiO_系统耐火材料的作用也离不开本系统相图。但由于 Al_2O_3 和SiO_都是难熔氧化物,而且 K_2O 在高温下又易挥发,所以研究 $K_2O-Al_2O_3$ -SiO_系统相图有许多困难。到目前为止,对本系统的研究还不全面、不充分,相图的某些部分还很粗略。

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

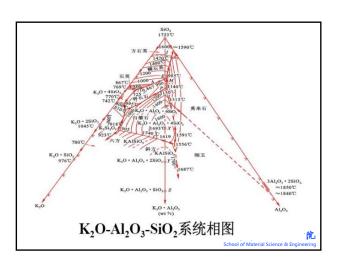
相图介绍

系统有5个二元化合物和4个三元化合物。

相图上给出了6个化合物SiO₂、 KS_4 、 KS_2 、 $A3S_2$ 、 KAS_6 和 KAS_4 的初晶区; 其他化合物的初晶区的位置尚未确定。

SiO₂具有多晶转变,它的初晶区又分为石英、鳞石英和 方石英3个相区。

相图上已经确定的有11个三元无变量点,除3个三元多晶转变点a、b、c外,其余8个三元无变量点均有对应的副三角形。



4. MgO-Al₂O₃-SiO₂系统相图

MgO-Al₂O₃-SiO₃系统相图对陶瓷和耐火材料都有重要意义。它包含有两大类常用制品的组成,一类为高级耐火材料如镁砖、尖晶石砖、镁橄榄石砖等。它们的组成主要分布在方镁石、尖晶石、镁橄榄石相区内。这类制品的特点是耐火度高,对碱性炉渣的抗腐蚀性强。另一类是镁质陶瓷,它是用于无线电工业的高频陶瓷材料,包括滑石瓷、低损耗滑石瓷、堇青石瓷、镁橄榄石瓷等。

由于近代新材料的发展,微晶玻璃受到重视,尤其与本系统 有关的微晶玻璃,在高强度、高绝缘性方面更有其独特的优 点。所以本系统包括了很多不同的陶瓷、耐火材料、耐磨材料 和微晶玻璃材料的组成。

材料科学与工程学院

(1) 相图介绍

本系统中共有4个二元化合物和2个三元化合物。 每个化合物都有自己的初晶区,SiO₂由于多晶转变, 它的相区又分为鳞石英相区和方石英相区两部分,此 外,在靠近SiO₂处还有个液相分层的二液区。

本系统共有11个三元无变量点,除SiO2初晶区内 1470℃的多晶转变等温线与界线的交点"10"和"11"是多 晶转变点没有对应的副三角形外,其余9个无变量点都有 对应的副三角形。

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



