第27卷第5期 2005年 10月

较低温度下制备自结合氮化硅铁制品

陈俊红 孙加林 占华生 刘晓光 洪彦若

北京科技大学无机非金属材料系,北京100083

摘 要 为了深入了解闪速燃烧法制备的 Fe-Si₃N₄ 作为高温领域中新型原料的优良特性,用 粒度小于 74 μm的Fe-Si₃N₄ 原料制成φ50 mm×80 mm的试样,成型压力为 250 kN,经 1500℃恒温 3h 空气条件下烧成后,在试样内部钻取φ36 mm×50 mm 圆柱体进行气孔率、体积密度及常温 耐压强度等指标检测,并结合 XRD, SEM, EDS 及 DTA-TG 等进行了分析.结果表明,用纯 Fe-Si₃N₄ 原料,不添加任何烧结助剂,依靠原料自身的Fe₃Si 以及原料中铁固溶体同氮化硅反应生 成的 Fe₃Si 的结合作用,在空气条件下低温烧成制备氮化硅铁耐火材料是可行的. 关键词 氧化硅铁耐火材料;自结合;低温制备;烧结 分类号 TB 39

氮化硅为共价键化合物,自扩散系数低,难 于烧结,所以,以氮化硅为原料的制品的烧结温 度都在1850℃以上,而且多数要添加烧结助剂. 氮化硅铁为氮化硅与铁相材料的复合体系^[1-3],铁 相材料的熔点相对较低;以单纯的氮化硅铁为原 料,依靠材料自身的结合作用是否可以在空气条 件下低温烧成制备出性能较好的氮化硅铁耐火 材料.关于这方面的文献却未见报道,为此本文 拟对其可行性进行实验探讨.

1 实验

氮化硅铁是以粒度小于 74 μm的FeSi75 为原 料经闪速燃烧合成工艺制备的.原料FeSi75 由闪 速炉炉顶连续加入到炉内的高温氮气流中,在 1550℃,0.2 MPa 压力的氦气中闪速燃烧,生成氦 化硅铁.反应形成的氦化硅铁受重力作用落入产 物池中.

取 74 µm 的氦化硅铁原料,以胶水为临时性 结合剂,液压成型为 φ50 mm×80 mm 的试样,压力 为 250 kN. 干燥后于空气气氛中烧成,烧成温度 为 1 500℃,恒温 3 h. 自然冷却至室温后,用 φ36 mm 金刚石钻头在试样内部钻取 φ36 mm×50 mm 圆柱体进行气孔率、体积密度、常温耐压强度等 性能的检测,同时进行 XRD,SEM 及 EDS 分析.

取 74 µm 的氮化硅铁细粉进行差热 (DTA)-

收稿日期: 2004-10-12 修回日期: 2005-03-15

基金项目:国家自然科学基金资助项目(No.50172007和50332010) 作者简介:陈俊红(1971—),男,博士研究生

热重(TG)分析,实验仪器型号为NETZSCH Thermal Analyzer STA449C.升温范围为35~1500℃,升 温速率为10℃·min⁻¹,空气气氛.

2 实验结果与讨论

2.1 实验结果

(1)氮化硅铁制品烧后的显微分析.图 1(a)为烧后氮化硅铁制品的断口结构.从图中看出,烧后额化硅制品存在两层:其一为致密层,其二为内部灰白色部分.颜色较深的致密层的元素主要为Si,Fe,O,A1等,EDS如图 1(b),说明氮化硅铁已经氧化.

图 2 为烧后氮化硅铁制品内部灰白色部分 (ZFSN)与氮化硅铁原料(FSN)的XRD对比.从图 中看出,烧后氮化硅铁中除α-Fe 消失外,其余物 相都存在.烧后材料中的含铁材料仅为Fe₃Si.图 1 中内部灰白色部分的显微结构如图 3.从图中 看出,亮白色的Fe₃Si已经大都跑到颗粒间隙,充 当了氮化硅颗粒的粘结剂而把氮化硅颗粒粘到 了一起.

(2)氮化硅铁制品的性能指标.烧后氮化硅铁制品的性能指标检测见表1.

(3)氮化硅铁原料的 DTA-TG分析.氮化硅铁 原料的 DTA-TG 曲线如图 4. 从图中看出,氮化硅 铁原料从 600℃ 开始缓慢增重,1100℃之后增重 相对加快.放热峰的出现温度为1127.2℃,并伴 随失重.

陈俊红等:较低温度下制备自结合氮化硅铁制品







图 2 ZFSN 与 FSN 的 XRD 图谱 Fig.2 XRD patterns of ZFSN and FSN



图 3 氨化硅铁制品的内部结构 Fig.3 Interior structure of on an Fe-Si₃N, sample



表1 氮化硅铁制品的性能指标 Table 1 Performance indexes of Fe-Si_N, samples

ì	式样	气孔率/%	体积密度/(g·cm⁻³)	耐压强度/MPa
试	祥1	39.6	2.09	33.5
试	祥 2	39.0	2.12	37.3
试	、样 3	40.1	2.09	32.7
平	均值	39.6	2.10	34.5

2.2 分析与讨论

由于氦化硅铁原料中含有Si₃N₄,α-Fe及Fe₃Si

等,所以高温下可能的反应如下:		
$\int \frac{1}{3}Si_{3}N_{4}(s)+O_{2}(g)=SiO_{2}(s)+\frac{2}{3}N_{2}(g)$	(1)	
$\Delta_r G_1^{\eta} = (-663\ 777 + 69.31T), J$	(1)	
$\int \frac{1}{5}Si_{3}N_{4}(s)+O_{2}(g)=3}{5}SiO_{2}(s)+4}{5}NO(g)$	(2)	
$\Delta_r G_2^{o} = (-317490 + 31.61T), J$	(2)	
$\int 4/3Si_3N_4(s)+O_2(g)=2Si_2N_2O(s)+2/3N_2(g)$	(2)	
$\Delta_r G_5^{o} = (-842547 + 38.21T), J$	(3)	
$\int \frac{4}{5}Si_{3}N_{4}(s)+O_{2}(g)=\frac{6}{5}Si_{2}N_{2}O(s)+\frac{4}{5}NO(g)$	(4)	
$\Delta_r G_6^{\theta} = (-424760 + 12.95T), J$	(+)	
$\int 2/3 Si_2 N_2 O(s) + O_2(g) = 4/3 SiO_2(s) + 2/3 N_2(g)$	(5)	
$\Delta_r G_7^{\theta} = (-602080 + 79.63T), J$		
$2[Fe]_{ss}+O_2(g)=2FeO(s)$	(6)	
$\Delta_r G^{\Theta} = (-541\ 038 + 126.96T), J$	(0)	
$2/5Fe_{3}Si(s)+O_{2}(g)=6/5FeO(s)+2/5SiO_{2}(s)$	(7)	
$\Delta_r G^{\Theta} = (-617433 + 191.546T), J$	()	
$9[Fe]_{ss}+Si_{3}N_{4}(s)=3Fe_{3}Si(s)+2N_{2}(g)$	(8)	
$\Delta G = (204746 - 657.36T)$, J		

式中, [Fe] "为a-Fe 固溶体中的铁.

由文献[4],在高氧分压条件下,氮化硅趋向 于进行式(1)和式(2)的反应;而且式(1)进行的 Gibbs自由能最小,最容易进行.为便于比较氮化 硅铁材料烧结过程中化学反应发生顺序的先后, 仅将反应式(1),式(6),式(7),式(8)的自由能与温 度的关系绘于图5.由图中看出,在低温状态下氮 化硅氧化的Gibbs自由能(见图5中直线1)最小, 氮化硅被氧化的反应是优先进行的;随着温度的 升高,反应式(8)的Gibbs自由能(见图5中直线8) 变得最小,铁与氮化硅之间的反应变得更容易进 行;而在整个温度范围内,铁相材料氧化的Gibbs 自由能(见图5中直线6,直线7)都不是最小,所 以,铁相材料的氧化反应可能始终处于被抑制状 态,仅有在氮化硅的氧化及氮化硅同铁的反应进 行之后才可能发生.

从 DTA-TG 曲线可知, 低温阶段, 氮化硅铁 氧化增重的速率很缓慢, 氧化量较少, 形成致密 层的可能性不大, 此阶段应为氮化硅的氧化; 随 着温度的升高, 1127.2℃时, 在 DTA 曲线上出现 较强的放热峰, 同时在TG 曲线上出现失重, 结合



· 588 ·

Fig.5 Relations between reaction free energy and temperture

上述反应式,反应前后体系失重的仅有反应式 (8),这说明在此温度下,铁同氦化硅发生反应生 成了 Fe₃Si,并释放出氦气.这与前述的热力学计 算也是一致的.

氦气的生成将使氮化硅铁制品内部的氧气 浓度下降,氧分压降低,从而保证内部的氮化硅 不被氧化或氧化速率降低.而在式(8)进行之后, 氮化硅氧化的速率迅速增加,反应量增多,氧化 致密层形成.同时,由于氧化层中氮化硅氧化之 后,铁相材料氧化形成FeO₂;而FeO₂的形成降低 了氧化层釉的粘度^[5],氧化层致密化进程加快,不 但使其内部得到封闭,避免外部氧源的进入,而 且内部的氮气源也保证了氮化硅的稳定性,如 此,内部就形成了以Fe₃Si为主要结合相的氮化 硅材料.据文献[6],1500℃氮化硅稳定存在的氧 分压(Po₂/P⁰)大约在10⁻²¹MPa以下.对于以氮化硅 为主的材料,在如此条件下的烧结是不可能的, 也不会有强度的.但是,本实验制成的氮化硅铁 制品在气孔率为40%的情况下强度仍是高达30 MPa,这个指标对于高气孔率耐火材料来讲还是 比较高的.最主要的强度来源就是Fe₃Si的结合 作用,其中既有反应式(8)生成的新生态Fe₃Si,同 时也有原体系材料中的Fe₃Si;而不是依存于外来 添加剂,主要是建立在自身体系材料的基础上 的,依靠Fe₃Si在氦化硅颗粒之间的粘结而赋予 制品以较高的强度.以纯氦化硅铁为原料,依靠 自身的结合作用低温烧结制备氦化硅铁制品是 可行的,如果加以改进使其致密,则材料的性能 会更好.

3 结论

以纯Fe-Si₃N₄为原料,不添加任何烧结助剂, 依靠原料自身的 Fe₃Si 以及原料中的铁固溶体同 氮化硅反应生成的 Fe₃Si 的结合作用,在空气条 件下低温烧结制备氮化硅铁耐火材料是可行的.

参考文献

- [1] 陈俊红, 孙加林, 刘晓光, 等. 闪速燃烧合成的氨化硅铁 的研究. 云南大学学报(自然科学版), 2004, 26(4A); 218
- [2] 陈俊红,孙加林,薛文东,等.FeSi75 铁合金显微结构与氦化 性能的研究. 铁合金,2004(3):18
- [3] 陈俊红,孙加林,洪彦若,等.铁元素在氯化硅铁中的存在 状态.硅酸盐学报,2004,32(11):1347
- [4] 李文超. 冶金与材料物理化学. 北京: 冶金工业出版社, 2001.44
- [5] 倪文,李建平,方兴,等.矿物材料学导论.北京:科学技术 出版社,1998.82
- [6] 王林俊. MgO-Si,N. 复合耐火材料制备、组成和性能研究: [学位论文]. 北京:北京科技大学,2004

Preparation of self-bonded products on the base of Fe-Si₃N₄ at low temperature

CHEN Junhong, SUN Jialin, ZHAN Huasheng, LIU Xiaoguang, HONG Yanruo Department of Inorganic and Nonmetallic Materials, University of Science and Technology Beijing, Beijing 100083, China

ABSTRACT The Fe-Si₃N₄ powder, synthesized by flashing combustion process, is considered as a new-style raw material for the high temperature condition, but its fine performance has not been recognized. The Fe-Si₃N₄ powder less than 74 μ m was made into samples of 50 mm in diameter and 80 mm in height under a molding pressure of 250 kN. The apparent porosity, bulk density and strength resistance of the samples were measured by drilling a cylinder of 36 mm in diameter and 50 mm in height in the samples, which were sintered at 1 500°C for 3 h under the air condition. SEM, EDS and X-ray diffraction were employed to study the sintered samples. All the results showed that with Fe-Si₃N₄ as the raw material and no subsidiary materials, a refractory on the base of Fe-Si₃N₄ could be prepared at low temperature under the air condition with the combining action of Fe₃Si, which originated from the material and was made by the reaction between Fe and Si₃N₄.

KEY WORDS iron-bonded silicon nitride refractory; self-bonding; low temperature preparation; sintering