工艺参数对原位自生 $Al_2 O_3 - TiC_P / Al$ 复合材料组织结构的影响

胡 明 张继堂 郑小红 陈秋华 (佳木斯大学, 佳木斯 154007)

文 摘 借助 DSC、SEM、EDS、XRD等测试技术,对 A1- TO₂ - C体系合成的 ALO₃ - TiC_p /A1复合材料的 组织结构进行了详尽的分析,讨论了工艺参数对该复合材料微观组织结构的影响规律。结果表明,反应初始温 度对复合材料的制备影响显著。当铝液温度为 1 100 时,A1- TO₂ - C体系反应结束后经石墨棒充分搅拌, 可获得细小、弥散且均匀分布的 ALO₃和 TiC颗粒增强的铝基复合材料。

关键词 组织结构,工艺,原位,AlO3 - TiCp/Al

Effects of Process Parameters on Microstructures of In-Situ $A1_2 O_3$ - TiC_p /A1 Composites by MC Technique

Hu Ming Zhang Jitang Zheng Xiaohong Chen Qiuhua (Jiamusi University, Jiamusi 154007)

Abstract The in situ $A \downarrow O_3$ - TiC_P /Al composites were successfully fabricated by melting and casting technique in the Al - TiO₂ - C system. The thermodynamic mechanisms of the composites were investigated by means of DSC, SEM, EDS and XRD techniques et al. The results show that the initial temperature has a great influence on the fabrication of the composites After the reaction of Al - TiO₂ - C system is finished and the system is stirred enough, the homogeneous and densified and evenly distributed microstructures can be obtained at 1 100.

Key words Microstructure, Process, In-Situ, $A_{12}O_{3}$ - TiC_P /A1

1 引言

原位自生 Alo₃ - TC_P /Al复合材料之所以具有 优良的综合性能,是因为它具有优良的微观组织结 构^[1~3]。利用熔铸法 (MC)制备原位自生 Alo₃ -TC_P /Al复合材料具有成本低、工艺简单、增强相与 基体结合良好、增强相的尺寸和数量便于控制以及易 于实现材料构件的近终形等特点。但研究发现,未经 搅拌而制备的 Alo₃ - TC_P /Al复合材料颗粒偏聚十 分严重,如果搅拌设备选择不当,不仅起不到优化组 织的作用,反而会引入其他有害的副产物^[4]。因此 选择合适的搅拌技术对利用 MC合成工艺获得颗粒 均匀分布、组织致密的原位自生 Alo₃ - TiC_P /Al复 合材料显得十分重要。此外,反应物的加入方式对 Alo₃ - TiC_P /Al复合材料组织和性能也具有很大的 影响。由于石墨粉与铝液的密度差别较大^[5],且两 者的润湿性较差,导致石墨在 Al液中的溶解度较低。 如何将石墨加入到铝液内也成为难以解决的问题之 一^[6~7]。因此选择合理的工艺参数对获得具有优良 微观组织结构的原位自生 Al₂O₃ - TiC_P/Al复合材料 是十分重要的。

本文主要研究利用成本低廉、操作简便的 MC制 备原位自生 Al₂O₃ - TiC_p /Al复合材料,并分析工艺 参数 (反应初始温度、搅拌方式、反应物的加入方式 等)对原位自生 Al₂O₃ - TiC_p /Al复合材料组织结构 的影响规律。

- 2 实验
- 2.1 材料

工业纯铝锭 (质量分数 99.8%)、铝粉 (质量分

基金项目:国家教育部重点科学技术项目(206046)以及黑龙江省博士后科研启动基金项目(LHK039)资助

作者简介:胡明,1962年出生,教授,主要从事金属基复合材料的研究工作。E-mail:minghu02@yahoo.com.cn

— 76 —

宇航材料工艺 2008年 第 3期

收稿日期: 2008 - 02 - 01;修回日期: 2008 - 02 - 20

数 99%,粒径 40 μm); TO₂粉 (质量分数 98%,粒径 45 μm);石墨粉 (质量分数 99%,粒径 40 μm);覆盖 剂和除渣剂。

2.2 方法

将预热后由 Al TD₂和石墨粉组成的预制块加入 熔液 5 min后,用石墨棒等搅拌工具对铝液进行搅 拌,待温度降至 750 时浇注到模具内,冷却后即得 欲制备的复合材料。

XRD实验是在 D/Max 2500型 X射线衍射仪上 进行的。实验条件为: Cu靶 K 衍射,扫描速度为 4 %min,步长为 0.02 %工作电压和电流分别为 50 kV 和 125 mA。利用配有能谱仪的 JSM - 6360LV型扫 描电镜进行组织结构分析和微区成分分析。

3 结果与分析

3.1 温度对组织结构的影响

图 1为 MC在不同温度下制备的 $A_{I_0}O_3 - TiC_P / Al复合材料的显微组织。从图 1(a)可以看到一定$ 量的白色块体。经 EDS分析:白色块体中 Al与 Ti的原子比为 3 1。由此可推断该块状组织应是 Al₃ Ti,从图 1(b)未看见硬而脆的块状 Al₃ Ti相的存在。

图 2为 MC法在不同温度下制备 Al₂O₃ - TiC_P / Al复合材料的 XRD 谱。从图 2(a)中可以判断有一定量的金属间化合物 Al₃ Ti存在。显然, Al₃ Ti是 Al 与 TiO₂发生反应而产生的。由于块状的 Al₃ Ti自身 易于断裂,从而阻碍复合材料拉伸强度的进一步提高,因此在制备原位自生 Al₂O₃ - TiC_P /Al复合材料时应避免 Al₃ Ti的产生。由图 2(b)可以分析得出,在该温度下制备复合材料由 Al₄ TiC和 Al₂O₃相组成,未发现 Al₃ Ti存在。





Fig 1 Microstructures of A ${}_{2}O_{3}$ - TiC $_{P}$ /A1 composites by MC at different temperature



图 2 不同温度下制备的 $A_{1}O_{3}$ - TiC_p /A 1复合材料的 XRD 谱

Fig 2 XRD pattern of $A l_2 O_3$ - TiC_P /Al composites by MC at different temperature

图 3为在 1 100 制备的 A lo3 - TiC_P /A l复合材 料的高倍显微组织。可以看出, A lo3和 TiC颗粒细 小,它们的尺寸在亚微米级或微米之间,且均匀地分 布在基体上。 EDS分析可知,图中白色椭圆形或球形 颗粒为 TiC粒子,灰色多边形颗粒为 A lo3粒子。

上述实验表明,在铝液温度为 1 100 时 TiC形

成易于 960 ,并且在较高温度下得到的 TIC具有球状、尺寸小、分布均匀和数量多等特点。这主要是由 于当反应成分配比固定时,反应初始温度对绝热温度 的影响很大。提高反应温度使体系的绝热温度提高, 有利于 TIC的形成,同时避免了 Al, Ti的产生^{17~81}。 另外,通过提高温度可以提高 Ti离子和溶解在 Al中 的其他元素的扩散速度,还可以改善AI和增强颗粒 之间的润湿性,有利于 Ti离子和 C反应生成 TiC^[9]。



图 3 1100 MC制得的 Al₂O₃ - TiC_P/Al 复合材料的高倍显微组织

Fig 3 M icrostructures of A l_2O_3 - TiC_P /A1 composites by MC at 1100

3.2 搅拌对组织结构的影响

不同搅拌技术制备 Al₂O₃ - TiC_P /Al复合材料的 显微组织见图 4。从图 4(a)中可以看到,白色 Al₂O₃ 粒子尺寸相差较大,呈不规则形状,比较均匀地分布 在基体上,但未见到 TiC粒子的存在。从图 4(b)中 可以看到一些白色条状组织。从图 4(c)中可以看 出,TiC颗粒和 C颗粒偏聚严重,且复合材料中孔洞 较多。由于该复合材料的制备过程是在大气中进行 的,气体很容易随不均匀搅拌而卷入铝熔体之中,因 而导致气孔的存在和增强相的偏聚。此外,在加入大 量颗粒粉末后熔体的黏度迅速增加,也将导致复合材 料气孔率升高^[8]。

由图 4(d)可见,复合材料组织致密,增强相体积 分数较图 4(c)有所增加。增强相颗粒均匀细小,弥 散分布于 A1基体上。





1000 0100 10 40

2000 (11000 100m 0135 13 46 50

(c) 石墨棒不均匀搅拌

(b) 铁棒搅拌



(d) 石墨棒均匀搅拌



图 5为利用 A1- TO₂ - C体系通过 MC法经不 同搅拌措施制备的 Al₂O₃ - TiC₂ /Al复合材料的 XRD 图谱。从图 5(a)中可以判断,该复合材料的主要相 为 Al和 Al₂O₃,未发现 TiC相。这是由于熔炼时 TiC 和铝液的密度相差较大,形成的 TIC粒子就可能沉入 到坩埚底部形成炉渣所致。

从图 5(b)中可知,该复合材料的主要相组成为 AIFe和 TiC。AIFe的形成机制如下:A1粉与 TiO₂发

宇航材料工艺 2008年 第3期

生置换反应后形成了很多个高温局部熔池。此时,利用铁棒进行搅拌,在高温作用下,铁棒中 Fe原子迅速 变为游离态进入铝液中,并迅速与其周围的铝原子相 互结合,形成了 A IFe。

从图 5(c)和 (d)中可以看到, A1- TO2 - C体系

通过 MC石墨棒搅拌制备的复合材料主要由 AL TIC 和 ALO3相组成。比较两图可知,采用石墨棒均匀搅拌制备的复合材料的 XRD谱线图中各相的峰值明显 大于石墨棒不均匀搅拌时相应相的峰值。这说明均 匀搅拌有利于反应进行。



图 5 不同搅拌技术制备的 AlgO3 - TiCp / Al复合材料的 XRD 谱图



3.3 加入方式对组织结构的影响

图 6为反应物不同加入方式下制备的 Al₂O₃ -TiC_p /Al复合材料的显微组织。如果反应物以混合 粉末状态直接加入铝液中,在复合材料中仅形成少量



(a) 直接加入混合粉末

的增强相颗粒,且分布严重不均匀,见图 6(a)。这主要是由于石墨粒子无法与 TD₂、A1和 Ti充分接触, 且 A1与 C的润湿性较差,因而 C难以发生反应,从 而保留下来。



(b) 加入经预热后的预制块

图 6 不同加入方式制备复合材料的显微组织

Fig 6 Microstructures of composites by melting and casting technique with different adding

宇航材料工艺 2008年 第 3期

从图 6(b)中可以看出,该复合材料的组织颗粒 细小而均匀、数量多。这是由于熔化温度的升高和预 制块的预热,一方面,增加 AI液与 C颗粒之间的接触 润湿性,使该体系的反应充分进行,另一方面,为上述 反应的进行提供更多的自由能,使体系的反应物活性 得到显著提高,有利于固液界面化学反应的发生,更 能促进合成反应的彻底性。

4 结论

(1)反应初始温度对 $A_{I_2}O_3 - TiC_P / A_{I_2} c d h h$ 的制备影响很大。

(2)在铝液为 1 100 下加入经预热处理后的预制块,待反应结束后结合石墨棒充分搅拌,能够获得 增强相颗粒均匀细小、体积分数高的原位自生 A LO₃ - TiC_P/A l复合材料。

参考文献

1 李江田,孙康宁,赵萍等.反应合成 Ti₃A1/TiC +A <u>b</u>O₃ 复合材料烧结过程热力学分析.稀有金属材料与工程,2005; 34(3):1 443

2 Tjong S C, Ma Z Y. Microstructural and mechanical characteristic of in situ metal matrix composites Materials Science and Engineering, 2000; 29: 49 ~ 113

3 Tjong S C, W ang G S, Geng L et al Cyclic deformation

behavior of in situ alum inum matrix composites of the system A1-Al₃Ti - T \mathbf{B}_2 - Al₂O₃. Composites Science and Technology, 2004; (64): 1 971 ~ 1 980

4 王振卿. A1-(Ti, TO₂, ZO₂)-C体系的反应机理 及其材料的熔体原位反应合成.山东大学博士学位论文, 2005

5 Peng Yu, Zhi Mei, Tjong S C. Structure, thermal and mechanical properties of in situ Al-based metal matrix composite reinforced with Al_2O_3 and TiC submicron particles Materials Chemistry and Physics, 2005; (9): 109 ~ 116

6 Cho C H, Kin D K Microstructure evolution and isothermal compaction in TO_2 - A1 - C combustion reaction Materials Synthesis and Processing, 2002; 10(3): 127 ~ 134

7 Kou Sheng zhong Effect of carbon content on microstructure of in situ $A \downarrow O_3$ - TiC/A1 composites Trans Nonferrous Met Soc , 2001; 11(5): 756 ~ 759

8 Nakata H, Chon T, Kane N. Fabrication and mechanical properties of in situ formed carbide particulate alum inium composites Journal of Materials Sciences, 1995; 30: 1 719 ~ 1 727

9 Mark Eston, David Stjohn Grain refinement of aluminium albys part 1, the nucleant and solute paradigms-a review of the literature Metallurgical and Materials Transaction A, 1999: 1 613 \sim 1 633

(编辑 李洪泉)

(上接 61页)

(2)反应时间和反应温度是影响薄膜表面形貌 的关键性因素。TEOS和氯化铁的添加量直接影响 到材料的可见与红外光学性能。填料的最佳制备工 艺参数为:A1粉 3 g, TEOS量 15 mL,反应时间 6 h,温 度 60 ,氯化铁 3 g。

(3)利用光谱改性后的片状 A1粉填料制得的涂 层其红外发射率最低为 0.48。

参考文献

 1 庄海燕,郑添水,任润桃等. 红外隐身涂料的研究现 状及发展趋势.材料开发与应用,2006;21(3):43~46

2 王自荣,于大斌,孙晓泉. 红外隐身涂料颜料发射率 研究.红外技术,2000; (1):24~26

3 汪小舟,周钰明,韩凤俊等. 胶原 - h₂O₃纳米复合低 红外发射率涂料的制备及性能研究. 涂料工业, 2006; 36(8): 40~42

4 翁小龙,张捷,刘孝会.热红外低辐射率涂料的研制. SURFACE TECHNOLOGY, 2001; 30(4): 36~38 5 任卫,魏美玲,程之强等. 红外隐身材料及相关技术 研究进展. 材料导报,2000;6(10):153~154

6 王庭慰,程从亮,张其土. 8~14 µm波长低红外发射 率涂料的研究.光学技术,2005;31(4):597~600

7 徐国跃,王函,翁履谦等.纳米硫化物半导体颜料的 制备及其红外发射率研究.南京航空航天大学学报,2005;37 (1):125~129

8 董延庭,张捷,翁小龙等.高透明红外隐身涂料粘合剂 的研制.中国涂料,2005;21(3):14~17

9 宋兴华,於定华,马新胜等.涂料型红外隐身材料研究 进展.红外技术,2004;26(2):9~12

10 张帆,王建营,杜海燕等. 红外隐身涂料研究进展. 化学与粘合,2004;2(1):87~89

11 宋兴华,於定华,马新胜等.涂料型红外隐身材料研 究进展.红外技术,2004;26(2):9~12

(编辑 任涛)