文章编号: 1004-0609(2013)S1-s0387-04

原位热压合成 Eu₂O₃ 掺杂 Al₂O₃/TiAl 复合材料

王晓凤1,王 芬2,王兰芳1,朱忠忍1,杨 勇1,王淑塬1,田伟华1

(1. 宝钛集团有限公司, 宝鸡 721014; 2. 陕西科技大学 材料科学与工程学院, 西安 710021)

摘 要:以Ti、Al、TiO₂和Eu₂O₃为起始原料,原位热压合成Eu₂O₃掺杂Al₂O₃/TiAl复合材料。通过DSC、XRD 及SEM分析,研究Eu引入对合成Al₂O₃/TiAl复合材料的微观结构和力学性能的影响。结果表明:体系在较低温 度下烧结,其反应温度在900℃前后,复合材料主要由γ-TiAl、α₂-Ti₃Al、Al₂O₃和EuAlO₃组成;含Eu相和Al₂O₃颗粒主要分布在基体相晶界处,Eu₂O₃的引入使基体及增强颗粒的晶粒细化,晶粒分布更均匀;当Eu₂O₃添加量 为0.01 mol 时,复合材料的弯曲强度和断裂韧性最大,其值分别为439 MPa和9.13 MPa·m^{1/2}。 关键词:TiAl 合金;Eu₂O₃掺杂;复合材料;显微组织;力学性能

中图分类号: TG146.4 文献标志码: A

Synthesis of Al₂O₃/TiAl composites doped with Eu₂O₃ by in-situ hot-pressing processes

WANG Xiao-feng¹, WANG Fen², WANG Lan-fang¹, ZHU Zhong-ren¹, YANG Yong¹, WANG Shu-yuan¹, TIAN Wei-hua¹

(1. Bao Ti Group Co., Ltd., Baoji 721014, China;

2. School of Materials Science and Engineering, Shaanxi University of Science & Technology,

Xi'an 710021, China)

Abstract: Al₂O₃/TiAl composites were synthesized from the powder mixture of Ti, Al, TiO₂, and Eu₂O₃, using the hot pressing reaction synthesis technique. The effect of the Eu₂O₃ doping on microstructures and mechanical properties of the Al₂O₃/TiAl composites was analyzed by thermal analysis (DSC), X-ray diffractometry (XRD), scanning electron microscopy (SEM). The results show that the reaction temperature of start materials is about 900 °C. The phases of composites consist of γ -TiAl, α_2 -Ti₃Al, Al₂O₃ and EuAlO₃. The Eu containing phases and Al₂O₃ particles distribute at grain boundary of the matrix. The grains of the composites are remarkably refined and the distribution of Al₂O₃ particles are more uniform and dispersed: When the Eu₂O₃ content is 0.01 mol, the flexural strength and fracture toughness reach the maximum values of 439 MPa and 9.13 MPa·m^{1/2}, respectively.

Key words: TiAl alloy; Eu₂O₃ doping; composites; microstructure; mechanical properties

TiAl 金属间化合物具有轻质、耐磨及耐高温等优 良性能,使用温度可达到 700~1 000 ℃,在航空航天 高温结构材料领域具有广阔的应用前景^[1-4]。但室温 塑性低,加工难度大的缺点限制了 TiAl 金属间化合 物的应用。向基体材料中引入第二增强相(如 Al₂O₃和 TiC 等)是一种提高材料力学性能的方法^[5]。稀土元素 属表面活性类物质,容易在晶界和相界面上吸附偏 聚,减少晶核与液体间的接触面积,填补界面上的缺 陷,阻碍晶粒生长,增大形核率,细化晶粒,强化基 体等^[6]。在 TiAl 合金内添加稀土元素,容易形成细 小、弥散分布的金属间化合物相,其具有良好的热稳 定性,对 TiAl 合金晶粒的细化效果明显,对晶界和晶

基金项目: 国家自然科学基金资助项目(51171096)

收稿日期: 2013-07-28; 修订日期: 2013-10-10

通信作者: 王晓凤, 助理工程师; 电话: 0917-3382588; E-mail: wang3164153@126.com

粒有强化作用。

本文作者采用工艺程序简单的原位反应热压技术,以Ti-Al-TiO2为基础系统,以Eu2O3为添加剂,利用体系的铝热反应过程,在较低温度下合成了Al2O3/TiAl复合材料。

1 实验

实验采用 Ti 粉(粒度<56 μm, 纯度>99%), Al 粉(粒度<74 μm, 纯度>99%), TiO₂(粒度<0.5 μm, 纯度>99%)和 Eu₂O₃(粒度<30 μm, 纯度>99%)为原 料。配料组成见表 1。

表1 复合材料的配料组成

Table 1 Components of tested composites

Sample No.	n(Eu ₂ O ₃)/ mol	Composition (mass fraction)/%
а	—	48.17Ti-38.25Al-14.25TiO ₂
b	0.005	47.91Ti-38.59Al-14.17TiO ₂ -1.76Eu ₂ O ₃
c	0.01	47.65Ti-38.92Al-14.09TiO ₂ -3.52Eu ₂ O ₃
d	0.02	47.13Ti-39.60Al-13.94TiO ₂ -7.04Eu ₂ O ₃
e	0.03	46.61Ti-40.27Al-13.79TiO ₂ -10.56Eu ₂ O ₃

不同配合料分别以乙醇为保护介质,采用湿法混 料。球磨过程的各项参数分别如下:粉料、氧化铝球 石和无水乙醇的质量比为 1:3:1, 球磨机的转速为 800 r/min, 球磨时间为1h。球磨后的粉料进行干燥, 过 筛(筛孔直径为75 µm)后,装入密封袋备用。将混合粉 料装入内径为 12 mm 的高强钢磨具中,并在 20 MPa 的压力下预压。将所压制的圆片装入模型内,周围用 Al₂O₃ 包裹,将石磨纸作为隔垫物,压实,然后一并 放入 ZT(Y)系列真空热压碳管炉中进行热压烧结。将 烧结所得的试样在磨盘上打磨除去表面层,以备物理 性能及其他性能测试使用。为了制备符合力学性能测 试标准的样品,选用孔径为30mm的石墨模型,称取 15g混合粉料装入其中。装完后将石墨模型置入真空 热压碳管炉内,采用真空热压烧结。烧结温度达到 1 250 ℃, 压力调节至 25 MPa, 然后在此压力和温度 条件下保温 2 h 后随炉自然冷却。合成的试样打磨去 除表面层,以备性能测试用。

采用 CRY-2P 型差热分析系统,根据差热分析结 果推断材料制备过程的反应机理和过程。

以日本理学 D/max 2200PC 型 X 射线衍射仪测定

烧成产物的物相组成。工作参数为 Cu K_a、40 kV、40 mA, 扫描速度为 8 (°)/min。采用 PHENOM 扫描电镜 观察材料的断口形貌。以 JED2200 Series 能谱仪进行 点扫描分析。烧成后的试样经切割、磨抛后,采用 HRD-150 维氏硬度仪测量材料的维氏硬度,所用载荷 为 9.8 N,加载时间为 15 s,每个硬度值为 5 点平均值。 采用 PT-1036PC 万能材料试验机进行材料的抗弯强 度测试,试样尺寸为 25 mm×4 mm×3 mm,测试跨距 为 20 mm,加载速度为 5 mm/min。采用单边刃口法 (SENB)测定其表观断裂韧性,3 点弯曲标准试样的尺 寸为 b× w×l=3 mm×6 mm×30 mm,利用 DK7725A-5 型电火花数控线切割机切一深度 a=0.45 w (mm)、宽度 为 0.12 mm 的切口,测试的跨距 S=30 mm, 压头移动 速度为 0.06 mm/min。

2 结果与讨论

2.1 球磨粉体的差热分析

通过 DSC 分析对球磨后的粉体进行了差热分析。 图 1 所示为反应体系球磨粉体的热分析结果。从图 1 中可以看出,掺杂 Eu₂O₃的复合粉体在高温下有明显 的吸放热现象(本曲线中吸热峰为下)。





Fig. 1 DSC pattern of reaction system

从图 1 中可以看出,在 400~1 200 ℃的范围内有 一个吸热峰,对应温度为 660.7 ℃左右,在 710 ℃和 890 ℃之间均有两个放热峰,随着温度继续升高,未 发现有明显的吸放热现象,表明系统的反应温度在 900 ℃前后,该体系材料能够在较低温度下达到致密 化烧结,减少了基体的烧损。从 XRD 测试可以看出, 产物物相由主晶相 TiAl 和 Ti₃Al、Al₂O₃ 相和少量含稀 土相组成,尚未发现单质 Al、Ti、过剩 TiO₂、中间相 TiAl₃、REO 以及 RE 等物相,说明反应进行得比较彻 底^[7]。

2.2 复合材料的物相组成

图 2 所示为掺杂不同量 Eu₂O₃ 的粉体经 1 250 ℃ 烧结保温 2 h 试样的 XRD 谱。





Fig. 2 XRD patterns of composites with various Eu_2O_3 contents

从图 2 中可以看出: Ti-Al-TiO₂ 系统和掺 Eu 系统的主晶相均由 TiAl、Ti₃Al 和 Al₂O₃ 相组成,掺 Eu 系统中还生成了 EuAlO 第二增强相。第二增强相的衍射峰强度与 Eu₂O₃ 的添加量呈正比关系。

2.3 复合材料的显微结构

图 3 所示为含 Eu 体系的断口形貌和 EDS 分析图 谱。从图 3 中可以看出,材料主要由暗色的 TiAl 基体 部分和亮色的增强相部分组成,亮色增强相分基体布 在晶界处,起到阻碍基体长大、细化晶粒的作用^[8]。

图 4(a)和(b)所示分别为基础系统和掺杂 0.03 mol Eu₂O₃ 试样经 1 250 ℃烧结保温 2 h 的断口微观形貌。

可以发现,材料的断口主要由黑色基体和白色增强体部分组成,图4(a)中,白色增强体团聚比较明显,存在较大的黑色基体区域;图4(b)中反应物 Eu₂O₃的引入使复合材料增强相粒子的分布情况也发生了变化,变成了弥散型分布。材料中生成的增强相承现连续、均匀的空间网络结构,网络结构之间包裹着的基体晶粒也变小,大大减弱了晶粒的团聚现象^[5]。且断口表面高低不平,说明断裂时路径曲折,需要消耗更多的断裂能^[9-10]。



图 3 复合材料形貌和 EDS 谱

Fig. 3 Morphology and EDS patterns of composites:(a) Morphology; (b) EDS pattern of point *A*; (c) EDS pattern of point *B*

2.4 力学性能分析

表 2 列出了复合材料室温力学性能。从表 2 中可 以看出, Eu 的引入使复合材料的各项力学性能均得到 改善,复合材料的维氏硬度随着 Eu 含量的增加而增 大,掺杂 0.01 mol Eu₂O₃ 的复合材料的弯曲强度和断 裂韧性最大,分别为 439.54 MPa 和 9.13 MPa·m^{1/2},是 未掺杂 Eu₂O₃ 系统的 1.2 倍和 1.18 倍。



图 4 不同 Eu₂O₃含量复合材料的断口 SEM 像

Fig. 4 SEM images of composites with various Eu_2O_3 contents: (a) Without Eu_2O_3 ; (b) 0.03 mol Eu_2O_3

表2 复合材料的室温力学性能

 Table 2
 Mechanical properties of composites at room temperature

Sample No.	Hardness, HV	Flexural strength/MPa	Fracture toughness/(MPa·m ^{1/2})
а	343.25	352.89	7.74
b	563.98	396.87	8.45
c	682.13	439.54	9.13
d	717.16	380.52	8.53
e	869.26	387.38	8.17

3 结论

系统主要反应发生在 710~890 ℃之间,表明所有 反应均能够较早进行,易于实现低温度致密化烧结, 同时也减少了基体的烧损;合成的产物主要由 γ-TiAl、 α₂-Ti₃Al、Al₂O₃ 和 EuAlO₃ 相组成,其中 Al₂O₃ 和含 Eu 相分布在基体交界处,起到细化基体的作用;Eu 的引入使复合材料中晶粒的团聚现象减弱,掺杂 0.01 mol Eu₂O₃ 的复合材料的弯曲强度和断裂韧性最大,分 别为 439.54 MPa 和 9.13 MPa·m^{1/2}。

REFERENCES

林均品,陈国良. TiAl 基金属间化合物的发展[J].中国材料进展, 2009, 28(1): 31-36.

LIN Jun-pin, CHEN Guo-liang. Development of TiAI intermetallic based compound [J]. Materials China, 2009, 28(1): 31–36.

- [2] 陈玉勇,李宝辉,孔凡涛. Y(0.3 at%)对 Ti-45Al-5Nb 合金铸态显微组织的影响[J].稀有金属材料与工程,2006,35(1):1-4.
 CHEN Yu-yong, LI Bao-hui, KONG Fan-tao. Effect of rare earth Y (0.3 at%) on as-cast microstructure of Ti-45Al-5Nb alloy [J].
 Rare Metal Materials and Engineering, 2006, 35(1): 1-3.
- [3] TJIONG S C, MA Z Y. Microstructural and mechanical characteristics of in situ metal matrix composites [J]. Materials Science and Engineering, 2000, 29(3/4): 49–113.
- [4] WU Xin-hua. Review of alloy and process development of TiAl alloys [J]. Intermetallics, 2006, 14: 1114–1122.
- [5] LI Quan-an, LI Ke-jie, JING Xiao-tian, CHEN Jun, ZHANG Xing-yuan. Effects of Sm on microstructure and mechanical properties of AZ61 alloy [J]. Transactions of Material and Heat Treatment, 2010, 31(1): 100–104.
- [6] MA Xing-wei, JIN Zhu-ji, YAN Shi. Effect of La₂O₃ on microstructure and high-temperature wear property of hot-press sintering FeAl intermetallic compound [J]. Journal of Rare Earths, 2009, 27(6): 1031–1036.
- [7] 陈艳飞,陈玉勇,田 竟,肖树龙,徐丽娟. 离心熔模精铸 TiAl 合金与 ZrO₂ 型壳的界面反应[J]. 中国有色金属学报, 2010, 20(1): 193-197.

CHEN Yan-fei, CHEN Yu-yong, TIAN Jing, XIAO Shu-long, XU Li-juan. Interfacial reactions between TiAl alloys and ZrO₂ mould under centrifugal investment casting conditions [J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2010, 20(1): 193–197.

- [8] YAN Zhi-qiao, CHEN Feng, CAI Yi-xiang, YIN Jian. Influence of particle size on property of Ti-6Al-4V alloy prepared by high-velocity compaction [J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2013, 23(2): 361–365.
- [9] 王 刚,徐 磊,崔玉友,杨 锐.粉末冶金TiAl基合金高温 变形行为及其本构模型[J].中国有色金属学报,2010,20(1): 269-273.

WANG Gang, XU Lei, CUI Yu-you, YANG Rui. High temperature deformation behavior of powder metallurgy TiAl alloy and its constitutive model [J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2010, 20(1): 269–273.

[10] 曹京霞,何书林,石卫民,王宏武,王 新. 热处理对 Ti₃Al 基合金板材拉伸性能与微观组织的影响[J]. 中国有色金属学 报,2010,20(1):207-210.

CAO Jing-xia, HE Shu-lin, SHI Wei-min, WANG Hong-wu, WANG Xin. Effect of heat treatment on tensile properties and microstructures of Ti₃Al based alloy sheet [J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2010, 20(1): 207–210.

(编辑 陈卫萍)