834 有色合金

原位 Al₂O₃ 颗粒增强 Al-20Si 复合材料的制备 及微观组织

王光磊,曲迎东,李广龙,周启文,田 畅

(沈阳工业大学材料科学与工程学院,辽宁沈阳 110870)

摘要:目前原位Al₂O₃颗粒对Al-Si合金组织性能的研究较多,但对过共晶Al-Si合金的研究较 少。本研究通过在半固态温度区间下添加SiO₂粉末制备Al₂O_{3(p}/Al-20Si复合材料,探究搅拌速 率、SiO₂粉末添加量对Al-20Si合金的影响。研究结果表明:当搅拌速率为800 r/min时,Al₂O₃ 颗粒在基体中的分散效果最好;添加SiO₂粉末与Al基体发生反应生成的Al₂O₃颗粒主要分布于 初生Si边界处,可显著抑制初生Si的生长,但当SiO₂添加量增加到7%时,生成的Al₂O₃颗粒出 现了团聚现象。加入质量分数为5%的SiO₂粉末所制备的Al₂O_{3(p}/Al-20Si复合材料组织中Al₂O₃ 颗粒均匀分布,硬度较基体合金提高了14%。

关键词: SiO₂粉末; Al-20Si合金; 原位Al₂O₃颗粒; 铝基复合材料

Al₂O₃颗粒增强铝基复合材料具有质量轻、比强度高、热膨胀系数低及良好的耐 热性和耐磨性等优点,在军工装甲、航空航天及汽车制造等领域有着较为广泛的应 用^[1-3]。Al₂O₃颗粒增强铝基复合材料的制备主要分为原位和外加两种方法,相比于外 加法,原位法制备的复合材料具有界面干净、颗粒形貌良好、颗粒与基体结合性好 等优点^[4-6]。Cheng L等^[7]通过粉末冶金法制备得到原位自生Al₂O₃颗粒增强Al-5Si复合 材料,研究发现Al₂O₃颗粒可以抑制共晶Si的生长,从而促使共晶Si形态发生改变。 Meng M等^[8]通过熔体反应法制备得到Al₂O₃颗粒增强A356合金复合材料,发现Al₂O₃ 颗粒的加入可以有效细化基体组织的晶粒。张瑞英等^[9]针对共晶Al-Si合金通过液相 接触法制备得到Al₂O₃颗粒增强铝基复合材料,研究表明生成的Al₂O₃颗粒主要分布于 Al-Si共晶组织的晶界处,可起到阻碍共晶Si长大从而细化共晶Si的作用。花程等^[10]针 对共晶Al-10Si合金采用熔体反应法制备得到铝基复合材料,发现原位反应的发生会 使熔体中Si含量增加,从而导致凝固组织中出现了初生Si。Jiang L等^[11]针对Al₂O₃颗粒 增强ADC12合金复合材料进行了研究,发现相比于外加Al₂O₃颗粒,原位Al₂O₃颗粒 状规则且尺寸细小,而且团聚现象显著减少。

综上所述,目前利用原位自生法制备Al₂O₃增强铝基复合材料的基体材料主要集中于亚共晶、共晶Al-Si合金,而对于过共晶Al-Si合金制备的研究少见报道。Choi等人^[12]研究了外加Al₂O₃颗粒对过共晶Al-20Si合金的影响,表明Al₂O₃颗粒可以作为初生Si异质形核核心,使得初生Si得到细化,但由于添加量有限,其他作用并未提及。本文为进一步研究Al₂O₃颗粒对Al-20Si合金的影响,基体材料同样选用过共晶Al-20Si合金,SiO₂粉末的添加量为3%~7%进行Al₂O_{3(p)}/Al-20Si复合材料的制备,并且详细研究了机械搅拌速率、SiO₂粉末添加量对Al-20Si合金组织的影响。

1 试验材料及方法

试验材料为Al-20Si合金(纯度为99.8%),平均粒径为30 $\mu\,m$ 的SiO₂粉末(纯度为99.9%)。

作者简介:

王光磊(1996-),男,硕士, 主要从事金属凝固理论及 铸造合金新材料等方面的 研究。E-mail:1805480428@ qq.com 通讯作者: 曲迎东,男,教授, 博士,硕士生导师。 电话:13889375206, E-mail:quyingdong@163. com

中图分类号:TG333 文献标识码:A 文章编号:1001-4977(2020) 08-0834-05

基金项目: 辽宁省特聘教授资助项目 (2018-35-21)。 收稿日期: 2020-04-06。 先用稀HNO₃清洗SiO₂粉末,以去除SiO₂粉末中的 杂质,酸洗完成后,再用蒸馏水反复清洗至pH值为7 左右后烘干备用。将800 g的Al-20Si合金放到真空电阻 炉中,进行抽真空并通入氩气,加热至合金熔化,随 后关闭电源。待熔体降温至590~610 ℃半固态温度区 间内,用机械搅拌设备进行搅拌,在搅拌的同时加入 SiO₂粉末。待粉末全部加入熔体中后,将熔体温度升 高至900 ℃并保温30 min。最后采用机械搅拌设备搅拌 5 min,使其充分混合且充分反应,降温至720 ℃进行 浇注,所得铸件尺寸为Ф60 mm×104 mm。对制备的 复合材料取样、抛光后,利用日本岛津XRD-7000型X 射线衍射仪,带有能谱仪(EDS)的TM-3030型扫描电 子显微镜(SEM)分析生成的Al₂O₃颗粒对复合材料的 显微组织的影响。用UH250型数显维氏硬度测试仪分 析Al₂O₃颗粒对复合材料硬度的影响。

2 试验结果与讨论

2.1 搅拌速率对复合材料显微组织的影响

搅拌速率作为复合材料制备过程中的重要参数, 将对原位自生的Al₂O₃颗粒在复合材料中的分布具 有重要影响。在添加3%SiO₂粉末的条件下,分别在 400 r/min、600 r/min、800 r/min和1 000 r/min四组不同 搅拌速率的条件下制备Al₂O_{3 (p)}/Al-20Si复合材料,并 进行对比分析以确定最佳搅拌速率。图1为在不同搅拌 速率下制备的复合材料显微组织照片。

从图1a可以看出,当搅拌速率为400 r/min时,所 制备的原位自生Al₂O₃颗粒增强铝基复合材料显微组织 中未见黑色颗粒,这是由于搅拌速率较小导致添加的 SiO₂粉末无法被加入到熔体中,而堆积在熔体表面造成 的结果,与王乐军^[13]的研究结果一致。如图1b-d所示, 当搅拌速率分别为600 r/min、800 r/min、1 000 r/min 时,复合材料组织中出现明显黑色颗粒,这与搅拌速 率为400 r/min时的组织相比发生显著变化。

图2为Al-20Si基体合金及所制备的Al₂O_{3 (p)}/Al-20Si复合材料的XRD图谱。将图2a和图2b进行对比可以发现,所制备复合材料的XRD图谱中出现了明显的Al₂O₃衍射峰而没有SiO₂衍射峰,这表明加入的SiO₂已经完全反应并与铝基体发生反应生成了Al₂O₃颗粒,通过与标准衍射图谱对比分析,可确定复合材料中生成的Al₂O₃颗粒即为 α -Al₂O₃颗粒,还存在少量 γ -Al₂O₃颗粒。

为进一步确定生成的黑色颗粒的元素组成,对复 合材料组织中的黑色颗粒进行能谱分析,结果如图3所 示。从图3b中可以看出,组成元素仅有Al和O,由图 2b可知,黑色颗粒即为原位反应生成的Al₂O₃颗粒。从 图3a中可以看出,生成的Al₂O₃颗粒较为圆整,尺寸为 微米级。同时Al₂O₃颗粒表面存在诸多缝隙,这是因为 SiO₂的密度小于Al₂O₃的密度,所以在SiO₂与Al合金熔



(a) 400 r/min

(b) 600 r/min



(c) 800 r/min
(d) 1 000 r/min
图1 不同搅拌速率下复合材料的显微组织
Fig. 1 Microstructure of composites at different stirring rates

体发生置换反应生成Al₂O₃的过程中会发生体积收缩, 而这些缝隙会为铝液向SiO₂颗粒内部扩散提供扩散通 道,这与季鹏飞等人^[14]的研究结果一致。

图1b所示为搅拌速率为600 r/min时基体中生成 的Al₂O₃颗粒分布情况,从图中可以看出Al₂O₃颗粒数 量少且分布比较集中。如图1c所示,当搅拌速率达到 800 r/min时,基体中Al₂O₃颗粒数量相比于图1b明显 增多且分布均匀,这归因于搅拌速率的增加会促使熔 体内剪切应力增强,这有利于颗粒和铝熔体的接触及 混合,从而能够实现颗粒在复合材料中均匀分布。当 搅拌速率持续增加到1 000 r/min时,基体中虽然Al₂O₃ 颗粒数量较多月分布相对均匀,但是基体中出现了较 多的气孔和氧化夹渣,如图1d所示。这是由于虽然进 行抽真空并通入氩气保护,但炉内仍然会有少量氧气 存在,无法完全实现无氧环境,当搅拌速率过大时, 搅拌桨所形成的负压过大,在液面处波动较大造成严 重裹气,从而导致在凝固组织中形成较多气孔和氧化 夹渣^[15]。综上所述,搅拌速率设置为800 r/min是制备 $Al_2O_{3(p)}/Al-20Si$ 复合材料较为合理的转速条件。

2.2 SiO₂添加量对复合材料的影响

为探究SiO₂颗粒含量对复合材料的影响,在搅拌 速率为800 r/min的条件下,分别添加3%、5%、7%的 SiO₂粉末制备复合材料。图4为Al-20Si基体合金及添加 不同SiO₂粉末添加量的Al₂O_{3 (p)}/Al-20Si复合材料的显 微组织照片。从图4a可以看出,在过共晶Al-Si合金基 体中,初生Si呈粗大的不规则多边形,平均尺寸约为 160~180 μm,共晶Si为粗大的针片状组织。这些形态 的初生Si和共晶Si组织严重割裂了基体合金的连续性, 在外力作用下,合金中的Si相尖端和棱角部位将引起局 部应力集中,从而使合金的性能降低^[16]。

图4b-d为添加不同含量SiO₂粉末所制备的复合材料 显微组织照片,显微组织中都存在黑色Al₂O₃颗粒,且 随着SiO₂粉末添加量的增加数量明显增多。从图4b可 以看出,添加3%SiO₂粉末时,Al₂O₃颗粒主要分布于初 生Si边界处,少量分布于初生Si内部,而另外一些则分 布在基体上,同时初生Si的形态由粗大的不规则多边形 转变成长条状和块状,平均尺寸减小到80~110 μm。 从图4c可以看出,添加5%SiO₂粉末时,Al₂O₃颗粒分布



图2 Al-20Si合金和复合材料的XRD图谱 Fig. 2 XRD patterns of Al-20Si alloy and composites



Fig. 3 SEM morphology and EDS spectrum of Al₂O₃ particles

情况与图4b一致但数量显著增多,同时初生Si更进一 步地被细化成平均尺寸大约为40~65 μm的小块状组 织,这表明Al₂O₃颗粒对合金中的初生Si有一定的细化 效果。Li等人^[17]报道了Al₂O₃颗粒能够作为初生Si的异 质形核核心,在凝固过程中可提高初生Si的形核率, 从而细化初生Si。同时本文发现,沿初生Si边界分布 的Al₂O₃颗粒可以有效抑制初生Si的生长,从而起到细 化初生Si的作用。因此,原位Al₂O₃颗粒通过异质形核 和抑制生长的组合作用成功细化初生Si。图4d为添加 7%SiO₂粉末时,虽然Al₂O₃颗粒仍可抑制初生Si生长, 但Al₂O₃颗粒发生了明显团聚,团聚处存在较多孔隙, 由于颗粒团聚严重,达不到均匀分散的制备要求,这 将严重影响复合材料的力学性能。 Al-20Si基体合金及添加3%和5% SiO₂粉末制备 得到Al₂O_{3(p)}/Al-20Si复合材料的平均硬度分别为 HBW60.19、HBW71.36和HBW86.69,与基体合金相 比,复合材料硬度随SiO₂添加量的增多而提高,这主 要是因为反应生成的Al₂O₃是陶瓷颗粒,硬度高于基体 合金,当Al₂O₃颗粒均匀地分布于基体中时,受压过程 中颗粒能承受更多的压力,继而提高复合材料硬度。 但当添加SiO₂粉末的量达到7%时,复合材料平均硬度 为HBW82.67,相比添加5%SiO₂硬度降低,且各选点位 置硬度值浮动较大,这是由于反应生成的Al₂O₃颗粒发 生了明显团聚(图4d),团聚处颗粒周围伴有大量孔 隙,这将导致复合材料抵抗载荷能力降低。



图4 基体Al-20Si合金及复合材料显微组织 Fig. 4 Microstructure of Al-20Si alloy and composites

3 结论

(1)在Al₂O_{3(p)}/Al-20Si复合材料制备过程中发现,随着搅拌速率的增大,使得熔体内剪切应力增强,促进了 Al₂O₃颗粒和铝熔体的接触及混合,进而实现颗粒在复合材料中均匀分布,在搅拌速率为800 r/min的工艺条件下, Al₂O₃颗粒分散效果最好,继续增加搅拌速率将导致复合材料的卷气严重,显微组织中将出现较多的气孔和氧化夹 渣。

(2)原位Al₂O₃颗粒能够有效地细化Al-20Si合金中的初生Si组织,当添加3%SiO₂粉末时,初生Si的形态由粗大 的不规则多边形转变成长条状和块状,平均尺寸减小到80~110 μm;当添加5%SiO₂粉末时,初生Si更进一步地被 细化成平均尺寸大约为40~65 μm的小块状组织;然而,继续增加SiO₂粉末添加量到7%时,虽然Al₂O₃颗粒仍可抑 制初生Si生长,但Al₂O₃颗粒发生了明显团聚。

(3)原位Al₂O₃颗粒不仅可以通过异质形核来细化初生Si,而且分布于初生Si边界处的Al₂O₃颗粒能够有效抑制 初生Si生长,因此,原位Al₂O₃颗粒通过异质形核和抑制生长的组合作用成功细化初生Si。 838 466 FOUNDRY 有色合金

参考文献:

- [1] 吴瑞瑞,袁铮,李秋书.挤压法制备Al₂O₃/Al铝基复合材料的组织及性能[J].铸造,2017,66(1):29-32.
- [2] 吴瑞瑞,王荣峰,李秋书.转喷微注法制备Al₂O₃/7075铝基复合材料的组织及力学性能 [J].铸造,2018,67(8):695-698.
- [3] WANG H, LI G, ZHAO Y, et al. In situ fabrication and microstructure of Al₂O₃ particles reinforced aluminum matrix composites [J]. Materials Science and Engineering A, 2010, 527 (12): 2881–2885.
- [4] 贺儒,闫洪,钟卫民.原位Al₂O₃颗粒增强ADC12复合材料的制备与组织的研究 [J].铸造,2012,61(4):396-399.
- [5] WANG K, LI W, DU J, Et al. Thermal analysis of in-situ Al₂O₃/SiO_{2 (p)}/Al composites fabricated by stir casting process [J]. Thermochimica Acta, 2016, 641: 29–38.
- [6] ZHU H, GUO G, CUI T. Influences of carbon additions on reaction mechanisms and tensile properties of Al-based composites synthesized in-situ by Al-SiO₂ powder system [J]. Materials Science and Engineering A, 2015, 623: 78–82.
- [7] CHENG Ling, ZHU De, GUI Gao, et al. Microstructure and properties of in situ fabricated Al-5wt.%Si-Al₂O₃ composites [J]. Advanced Materials Research, 2012, 567: 15–20.
- [8] MENG M, CHEN G, ZHANG Z, et al. Analysis of properties for in situ Al₂O_{3 (p)}/A356 composites synthesised from the Al-SiO₂ system [J]. Materials Science and Technology, 2017, 33 (12): 2291–2297.
- [9] 张瑞英,史志铭,李红霞.SiO₂原位制备Al₂O_{3(p)}/Al-Si复合材料 [J].特种铸造及有色合金,2010,30(7):668-671.
- [10] 花程,陈刚,史经浩,等.原位反应制备Al₂O_{3 (p})/Al复合材料机理研究 [J]. 热加工工艺,2016,45 (8):154-158.
- [11] JIANG L, JIANG B, WANG Z, et al. In situ prepared Al-Si alloy matrix composites reinforced by γ-Al₂O₃p [J]. Journal of University of Science and Technology Beijing, 2007, 14 (3): 276–279.
- [12] CHOI H, KONISHI H, LI X. Al₂O₃ nanoparticles induced simultaneous refinement and modification of primary and eutectic Si particles in hypereutectic Al-20Si alloy [J]. Materials Science and Engineering A, 2012, 541: 159–165.
- [13] 王乐军,郭建,关绍康,等. SiCp/6061AI复合材料搅拌铸造工艺的优化 [J]. 热加工工艺, 2009, 38(11): 40-43.
- [14] 季鹏飞,陈刚,周小亮,等. 原位Al₂O₃颗粒增强Al-10Si基复合材料制备的研究 [J]. 功能材料,2014,45(7): 83-87.
- [15] 周超. B₄Cp/A356复合材料的半固态搅拌铸造过程中温度场及流场分析研究 [J]. 工业加热, 2018, 47 (4): 7-11.
- [16] LU D, JIANG Y, GUAN G, et al. Refinement of primary Si in hypereutectic Al-Si alloy by electromagnetic stirring [J]. Journal of Materials Processing Technology, 2007, 189 (1-3): 13–18.
- [17] LI Q, XIA T, LAN Y, et al. Effect of in situ γ -Al₂O₃ particles on the microstructure of hypereutectic Al-20%Si alloy [J]. Journal of Alloys and Compounds, 2013 (577): 232–236.

Preparation and Microstructure of In-Situ Al₂O₃ Particle Reinforced Al-20Si Composites

WANG Guang-lei, QU Ying-dong, LI Guang-long, ZHOU Qi-wen, TIAN Chang (School of Materials Science and Engineering, Shenyang University of Technology, Shenyang 110870, Liaoning, China)

Abstract:

At present, there are more researches on the microstructure and properties of Al-Si alloy reinforced by insitu Al_2O_3 particles, but less on hypereutectic Al-Si alloys. In this study, $Al_2O_{3(p)}/Al-20Si$ composites were prepared by adding SiO₂ powder in a semi-solid temperature range, and the effects of the stirring rate and the amount of SiO₂ powder added on Al-20Si alloy were investigated. The results show that when the stirring rate is 800 r/min, the Al_2O_3 particles are relatively well dispersed in the matrix. The Al_2O_3 particles generated by the reaction between Al and SiO₂ powder are mainly distributed at the boundary of primary Si, inhibiting significantly the growth of primary Si. However, when the amount of SiO₂ added reaches 7wt.%, the generated Al_2O_3 particles appear agglomerated. The $Al_2O_{3(p)}/Al-20Si$ composite material prepared by adding 5wt.% SiO₂ powder has a uniform distribution of Al_2O_3 particles in the structure, and the hardness is 14% higher than that of the base alloy.

Key words:

SiO₂ power; Al-20Si alloy; in-situ Al₂O₃ particles; aluminum matrix composite