第8卷 第2期

2014年6月

文章编号:1673-9981(2014)02-0092-05

搅拌摩擦加工对 3003 铝合金铸轧带组织 和力学性能的影响*

袁 潜,袁鸽成,张 普,秦典成,邓南林,骆志捷

广东工业大学材料与能源学院,广东 广州 510006

摘 要:采用搅拌摩擦加工方法对 3003 铝合金铸轧带材进行加工,借助光学显微镜(OM)、扫描电镜 (SEM)、电子背散射衍射技术(EBSD)、拉伸试验机、显微硬度仪和取向成像分析软件(OIM),分别对加 工区及母材的显微组织与力学性能进行了研究.结果表明:该合金经搅拌摩擦加工后,搅拌区晶粒发生 动态再结晶并且等轴细化,平均晶粒尺寸由母材的 35.58 μm 减小至 3.05 μm;相比于母材,搅拌摩擦加 工后带材的抗拉强度、平均硬度、延伸率均有所降低,分别为 117.68 MPa,37.82 MPa,12.53%;加工区 硬度沿横向呈"W"型不均匀分布,并且从加工区底部到上部依次升高. 关键词:搅拌摩擦加工;3003 铸轧铝合金;显微组织;力学性能 中图分类号:TG457.14 文献标识码:A

搅拌摩擦加工(Friction stir processing,简称 FSP)是基于搅拌摩擦焊接而改进的一种可实现组 织细化、致密化、均匀化的剧塑性变形技术[1-2],已经 在铝、镁及其复合材料的表面加工方面得到应用,具 有广阔的应用前景. 3003 铝合金以其良好的成形 性、抗蚀性、可焊性和中等强度[3],广泛应用于花纹 板、铝塑复合板等领域.近年来,已有许多学者对铝、 镁等合金的 FSP 工艺进行了一系列研究^[4-6],分析 了加工参数等对显微组织演变的影响,并对经 FSP 处理获得细晶的合金材料进行了多种性能测试. 然 而,研究者们对 FSP 过程中的组织演变以及材料力 学性能的变化仍然未达到统一的认识,对铝合金 FSP 各区的组织演变及性能的研究仍有待深入^[7-8]. 本文选取 3003 铝合金铸轧带材进行了 FSP 试验, 研究了铝带经 FSP 后的显微组织和力学性能,分析 了 FSP 对搅拌区晶粒细化的影响.

1 试验材料与方法

选用 3003 铸轧铝板作为母材,其尺寸为 250 mm×160 mm×3.9 mm.在小型搅拌摩擦焊机上沿 着板材铸轧方向对 3003 铸轧铝板试样进行 FSP 处 理,搅拌头轴肩直径 22 mm,搅拌针长 3.4 mm、直 径 6 mm.加工工艺参数为:加工速率 118 mm/min, 转速 950 r/min,倾角 3°,下压量 0.5 mm. 对经 FSP 处理的试样切取拉伸试样和金相试样若干,其中拉 伸试样沿着垂直铸轧方向取样,尺寸如图 1 所示.

在万能拉伸试验机上进行拉伸试验,用扫描电 镜对拉伸试样的断口形貌进行扫描分析.金相试样 经粗、精磨和机械抛光后在高氯酸乙醇溶液中进行 电解抛光,然后在光学显微镜下观察显微组织;用带 有 EDAX 探头的 FEI-Sirion 200 场发射扫描电子显 微镜对金相试样进行电子背散射衍射(EBSD).用 HVS-1000 硬度仪对试样加工区横截面的上部、中 部和下部的显微硬度进行测量,分析试样硬度在横

收稿日期:2013-12-02

^{*} 基金项目:广东省重大科技专项(2008A090300004);广东省教育厅 211 工程学科建设项目(412110903) 作者简介:袁潜(1986-),男,湖南永州人,硕士研究生.

93

向与纵向的分布特征.



图1 拉伸试样尺寸

Fig. 1 Schematic diagram of the tensile specimens

试验结果与分析 2

2.1 加工区微观组织演变

图2是由多幅在低倍金相显微镜下拍摄的金相 图片经过拼接而成的加工区横截面组织形貌,其中 图(a)~(d)为各区组织形貌.由图2可见整个加工 区横截面的晶粒形貌和材料的流动轨迹.根据晶粒 尺寸大小和材料的流动变形程度,横截面可分为热 影响区(HAZ)、热力影响区(TMAZ)、搅拌区(SZ)



图 2 3003 铝合金加工区横截面 OM 组织形貌:(a) 母材,(b)热影响区,(c)热力影响区,(d)搅拌区 Fig.2 Cross sectional OM morphology of 3003 aluminum alloy by friction stir processing: (a) BM, (b) H AZ, (c) TMAZ, (d) SZ

和母材(BM),加工表面可分为前进侧(AS)和后退 侧(RS). 同时,从图 2 可看出,搅拌区呈现明显的 "洋葱环"组织.

由图 2 可知,母材(BM)晶粒较为粗大,呈扁长 状态. 而热影响区(HAZ)晶粒较母材略大,由于离 搅拌区的距离较远,只受到局部的高温作用,晶粒发 生了长大,具有类似母材晶粒的特征.热力影响区的 晶粒与母材有些不同,与搅拌区相邻区域的组织发 生局部破碎和偏转,而其它区域的显微组织发生了 较大程度的变形,并在热力循环的作用下发生回复 和再结晶,晶粒较母材略小,具有很明显的流动特 征.搅拌区形成了细小等轴晶粒,晶粒尺寸均匀,该 区由于受搅拌针的强烈剪切作用和剧烈摩擦产生的 局部高温作用,使组织发生了动态再结晶.搅拌摩擦 加工各区晶粒形貌的差异表明,在 FSP 过程中各区 热与力的分布存在不均匀性.

图 3(a)和图 3(b)分别为母材和搅拌区的 EBSD 图像. 由图 3 可知,搅拌区晶粒发生了很大变 化.利用取向显微成像技术(OIM)对 EBSD 数据进 行分析,按照等效直径法算得母材和搅拌区晶粒平



图 3 母材(a)和搅拌区(b)的 EBSD 图像 Fig. 3 EBSD maps of (a)BM and (b)SZ

均尺寸分别约 35.58 µm 和 3.05 µm. 图 4 为晶粒尺 寸分布图.由图 4 可见,母材晶粒尺寸分布比较散 漫,晶粒大小不一,多数晶粒尺寸集中分布在 20~ 55 µm;而搅拌区晶粒尺寸分布相对集中,晶粒大小 相近,主要集中分布在 2~4 µm. 这表明,FSP 过程 中金属变形所引起的动态再结晶使材料的晶粒明显 细化并且分布均匀.







2.2 拉伸性能

图 5 为拉伸试样的断裂位置. 由图 5 可知, FSP 试样在热影响区发生断裂,这与热影响区晶粒较粗 大有关. 由表 1 可知,母材的抗拉强度为 158. 12 MPa;经 FSP 处理后,样品的抗拉强度为117. 68 MPa,为母材的 74. 43%. 本实验中晶粒细化而强度 没有提高,产生这一现象可能与晶体的织构和第二 相分布有关. 通常,形变 B 织构和 R/S 织构具有使 横向强度提高的作用,C 织构则具有使纵向强度提 高的作用,而再结晶立方(Cube)织构具有使各方向 强度均衡的作用^[9-10].铸轧坯经过冷轧后使晶粒转 动形成较强的形变织构;然而,在搅拌加工过程中存 在热、力双重作用,一方面,晶粒受到剧烈剪切变形 而形成形变织构,另一方面,晶粒因强烈的摩擦热和 变形热发生再结晶而形成再结晶织构.形变织构与 再结晶织构的综合作用使材料强度降低.另外,受搅 拌摩擦加工热一力不均匀作用,使热影响区晶粒及 第二相粗大并且分布不均匀,导致热影响区的强度 低,最终使得材料出现颈缩而断裂.国外 Mahoney 等人^[11]研究经搅拌摩擦加工的 6063 铝合金,横向 取样材料强度降低,与本研究结果一致.

表 1 3003 铝合金试样拉伸结果

Table 1 Tensile test results of 3003 aluminium

试样	抗拉强度 σ _b /MPa	屈服强度 σ _{0.2} /MPa	伸长率 δ/%
母材	158.12	145.64	17.72
FSP 样	117.68	75.45	12.53



图 5 拉伸后的断裂位置 (a)母材;(b)FSP 试样 Fig.5 Fracture positions of tensile specimens (a)BM;(b)FSP



图 6 拉伸后的断口形貌 (a)母材;(b)FSP试样 Fig. 6 Fracture morphology of tensile sample (a)BM;(b)FSP

图 6 为母材和 FSP 试样经拉伸后的断口形貌. 从图 6 可看出,母材和 FSP 试样都是延性断裂.母 材晶粒内韧窝较大且深,穿晶断裂明显,韧窝中可观 察到第二相粒子,韧窝坑有沿剪切方向拉长的趋势; 相比之下,经 FSP 的试样的韧窝较浅,韧窝坑的边

2.3 硬度分布特征

晶粒变形应力是正向拉伸应力.

图 7 为经 FSP 后铝合金加工区横向硬度的分 布图.由图 7 可见,加工区显微硬度的总体分布趋势 为搅拌区较低,且在后退侧处即在距离中心位置 7 mm 处硬度达最低值 30.1 MPa,加工区平均硬度为 37.82 MPa.截面上部和底部的硬度波动较大,并且 底部的显微硬度较上部和中部低,这与搅拌摩擦加 工过程中的热一力场分布不均匀有关.

缘有明显的环状条纹的位错滑移线,说明经 FSP 后





Fig. 7 Microhardness profile on the transverse section of FSP-3003 aluminum alloy

由硬度公式^[8] $H_v = H_0 - K_H d^{-1/2}$ (*d* 为晶粒尺 寸大小, H_0 和 K_H 都为常数)可知,搅拌区晶粒细小, 硬度应较母材大.然而,影响硬度性能的因素不仅是 晶粒尺寸,还与晶粒变形程度和晶粒内第二相分布 有关^[12],并且 3003 铝合金中 Mn 的固溶度较低,热 处理的强化效果也不明显^[13].FSP 后搅拌区的高温 和强变形致使其发生动态再结晶,降低了晶粒内位 错密度,使位错强化减弱,而由于温度对其强化效果 甚微,最终导致搅拌区的硬度比母材低.加工区上表 面与轴肩紧密接触,因而在 FSP 过程中截面中上部 相对下部,其机械搅拌更充分且受到的锻压力更大, 晶粒变形也大,故加工区横截面的显微硬度从底部 到上部依次升高.

3 结 论

(1) 3003 铝合金经搅拌摩擦加工后,加工区形成了典型的"洋葱环"组织,搅拌区晶粒发生动态再结晶并且明显细化,平均晶粒尺寸由母材的 35.58 μm减小至 3.05 μm,并且搅拌区晶粒较母材分布 均匀.

(2)相比于母材,搅拌摩擦加工后 3003 铸轧铝 合金带材的抗拉强度、硬度、延伸率均有所降低,分 别为117.68MPa,37.82MPa,12.53%;加工区横截 面沿着宽度方向的硬度分布呈"W"型不均匀分布, 并且硬度从底部到上部依次升高.

(3)在搅拌摩擦加工过程中,热一力场的不均 匀性是各区组织与硬度不均匀的根本原因,金属高 温变形所引起的动态再结晶是搅拌区形成细小等轴 晶粒的直接原因,而材料强度的降低与织构和第二 相分布相关.

参考文献:

- [1] MA Z Y. Friction stir processing technology[J]. Metallurgical and Materials Transactions A, 2008, 39 (03): 642-658.
- [2] EI-DANAF E A, EI-RAYES M M, SOLIMAN M S. Friction stir processing: an effective technique to refine grain structure and enhance ductility[J]. Materials and Design, 2010, 31(3): 1231-1236.
- [3] 王祝堂,田荣璋. 铝合金及其加工手册[M]. 长沙:中南 大学出版社,2000.
- [4] KARTHIKEYAN L, SENTHILKUMAR V S, BALA-SUBRAMANIAN V, et al. Mechanical property and microstructural changes during friction stir processing of cast aluminum 2285 alloy[J]. Materials & Design, 2009, 30(6):2237-2242.
- [5] NAKATA K, KIMA Y G, FUJII H, et al. Improvement of mechanical properties of aluminum die casting alloy by multi-pass friction stir processing[J]. Materials Science and Engineering A, 2006, 437(2): 274-280.
- [6] KUMAR N, MISHRA R S, HUSKAMP C S, et al. Microstructure and mechanical behavior of friction stir processed ultrafine grained Al-Mg-Sc alloy [J]. Materials Science and Engineering: A, 2011, 528(18): 5883-5887.
- [7] EI-RAVES M M, EI-DANAF E A. The influence of multi-pass friction stir processing on the microstructural and mechanical properties of aluminum alloy 6082[J].

Journal of Materials Processing Technology, 2012, 212 (5):1157-1168.

- [8] GIBSON B T, LAMMLEIN D H, PRATER T J, et al. Friction stir welding process, automation, and control
 [J]. Journal of Manufacturing Processes, 2013, 16(1): 56-73.
- [9] 毛卫民,张新民. 晶体材料织构定量分析[M]. 北京:冶 金工业出版社,1995.
- [10] 杨平. 电子背散射衍射技术及其应用[M]. 北京:冶金 工业出版社,2007.
- [11] MAHONEY M W, RHODES C G, FLINTOFF J G,

et al. Properties of friction-stir-welded 7075 T651 aluminum[J]. Metallurgical and Materials Transactions A, 1998,29(7):1955-1964.

- [12] YUTAKA S S, MITSUNORI U, HIROYUKE K, et al. Hall-petch relationship in friction stir welds of equal channel angular-pressed aluminum alloys[J]. Materials Science & Engineering A, 2003, 354(1): 298-305.
- [13] 刘建文,涂益友,张敏达,等. 均匀化处理对 AA3003 铝 合金铸轧板再结晶组织的影响[J]. 材料热处理学报, 2010,31(03):107-111.

The influence on microstructure and mechanical properties of friction stir processed roll-casting strip of 3003 aluminum alloy

YUAN Qian, YUAN Gecheng, ZHANG Pu, QIN Diancheng, DENG Nanlin, LUO Zhijie Faculty of Materials and Energy, Guangdong University of Technology, Guangzhou 510006, China

Abstract: The roll-casting strip of 3003 aluminum alloy was machined by friction stir processing. The mechanical properties of both processing zone and base metal were investigated by optical microscopy, scanning electron microscopy, electron backscatter diffraction(EBSD), electronic universal test machine, microhardness tester and orientation imaging microscopy(OIM). The results showed that there was a dynamic recrystallization and fine isometric crystal structure in the stir zone. The average grain size of base metal was reduced from 35.58 μ m to 3.05 μ m in the nugget zone. Comparing to base metal, the tensile strength and hardness and elongation of processed zone were decreased, and the value is 117.68MPa, 37.82MPa, 12.53%, respectively. Additionally, the micro-hardness was distributed asymmetrical as "W" along the vertical direction of processing zone, and the value increased from the bottom to the top.

Key words: friction stir processing; 3003 roll-casting aluminum ; microstructure; mechanical properties