# MB15-RE 镁合金铸坯在半固态温度下的 应力-应变曲线测试与特征分析

王艳 $k^{1,2}$ , 门海豹<sup>3</sup>, 陈强<sup>1,2</sup>, 吴茜<sup>2</sup>, 林军<sup>1,2</sup>, 朱世凤<sup>1,2</sup>

(1. 国防科技工业精密塑性成形研究应用中心, 重庆 400039;

2. 中国兵器工业第五九研究所, 重庆 400039;

3. 北方通用动力集团公司,山西大同 037036)

摘要:研究了 MB15-RE 镁合金常规铸坯在半固态温度下应力-应变曲线变化的影响要素。通过热模拟 实验,发现 MB15-RE 在 560 ℃的半固态温度下应力-应变曲线均可分为 3 个阶段:应力上升阶段、应力下降 阶段和应力稳定阶段;同时在相同应变速率下,合金温度越高,其应力峰值和稳态应力越低,表明曲线与在半 固态温度下试样中固液态比例相关;在相同温度下,应变速率越大,峰值应力越大而稳态应力越小,表明了再 结晶比例越高,稳态应力越低。

关键词: MB15-RE 镁合金; 铸坯; 半固态; 真应力-真应变曲线 中图分类号: TG146.22 文献标识码: A 文章编号: 1674-6457(2012)03-0005-05

# Experimental Study and Analysis of Stress-strain Curves for the MB15-RE Magnesium Alloys Casting Billet under the Semisolid Conditions

WANG Yan-bin<sup>1,2</sup>, MEN Hai-bao<sup>3</sup>, CHEN Qiang<sup>1,2</sup>, WU Qian<sup>2</sup>, LIN Jun<sup>1,2</sup>, ZHU Shi-feng<sup>1,2</sup>

(1. National Defence Research and Application Center of Precision Plastic Forming Technology, Chongqing 400039, China;
 2. No. 59 Research Institute Of China Ordnance Industry, Chongqing 400039, China;
 3. North General Dynamic Group Corporation, Datong 037036, China)

Abstract: The influence factors on stress-strain curves of the MB15-RE magnesium alloys casting billet under the semi-solid conditions were studied. The results of thermal simulation experiment show, the all stress-strain curves in the semisolid temperature of 560 °C can be divided into rise, decline and stabilization stages. And under the constant strain rate, the higher temperature can reduce both the peak and steady-state stresses of MB15-RE, which shows the curves are affected by the ratio of phase of samples. In addition, under the same temperature the higher strain-rate can lead to the greater peak and lower steady-state stresses, which shows the greater ratio of recrystallization can lead to lower stabilization stress.

Key words: MB15-RE magnesium alloy; casting billet; semisolid; the true stress-strain curve

镁合金是在工程应用中密度最低的金属结构材 料,具有高比强、高比模等优点,在汽车、电子、航空、 航天、国防等领域具有重要的应用价值和广阔的应 用前景,被誉为"21世纪绿色工程材料"。镁合金属

收稿日期: 2012-02-06

基金项目:国家自然科学基金项目(51005217);中国博士后基金(201004806777);重庆博士后基金(渝 RC2011013)

作者简介:王艳彬(1982-),女,湖南怀化人,助理工程师,主要从事热加工及精密成形技术领域的研究工作。

于密排六方结构,传统上被视为一种塑性成形性差的金属结构材料,因此其成形方式局限于铸造。液态镁合金凝固速度快,结晶范围宽,容易产生气孔、缩松、冷凝等缺陷,使得铸件力学性能不够理想,从而导致镁合金的使用性能和范围受到很大限制<sup>[1]</sup>。 镁合金半固态加工的出现为扩大镁合金的应用范围带来了曙光,它具有加工成本低,零件性能优良的特点,得到了众多研究者和企业界的关注。镁合金半固态加工的前提是制备非枝晶组织的半固态坯料或浆料。目前制备合金半固体坯的方法主要有机械搅拌法、电磁搅拌法、应变诱导熔化激活法和半固态等 温热处理法<sup>[2]</sup>。文中研究在半固态温度区间压缩铸态镁合金坯料,研究不同压缩温度和应变速率状态下,镁合金的真应力-真应变曲线。

# 1 试验材料及方法

研究采用铸态 MB15-RE 镁合金,其化学成分 采用等离子直读光谱分析,见表 1。

表 1 MB15-RE 镁合金成分(质量分数,%)

Table 1	l Con	positio	n of MI	B15-RE	magne	esium al	lloy
元素	Zn	Zr	Al	Nd	La	Pr	Mg
质量分数	5.294	0.772	0.491	1.139	0.511	0,282	余量

为了较为准确反应 MB15-RE 镁合金不同温度 下的固相率,研究采用 MATLAB 编程,进行图像处 理。MATLAB 语言编程分析半固态合金金相图片 具有程序简单、易修改、适应性强、识别效果好、运行 速度快和操作简易等优点。半固态金相照片中,固 相与液相有明显的颜色差别,固相为白色部分,液相 为黑色背景部分。固相率为白色图像像素个数/总 像素个数。图像二值化后,白色图像部分像素值为 1,黑色背景部分像素值为0,那么容易编程计算固 相率。为了减小误差,在研究中对同一试样不同区 域取像,然后取其平均值。根据图1可知,550,560 和 570 ℃下,MB15-RE 的固相率分别是 86%,83% 和 80%。

采用的半固态温度下的应力-应变曲线测试试 样为 MB15-RE 镁合金常规铸坯,直接由所制备的 坯料车加工成 \$8 mm×12 mm 的圆柱体。

测试设备为 Gleeble-1500D 热模拟试验机,电 阻加热。该热模拟试验机水平夹持试样,为了降低



图 1 MB15-RE 温度与固相率的关系

Fig. 1 The relationship between temperature and solid phase volume fraction

试样与夹头之间的摩擦力,减小摩擦力对真实应力 计算值的影响,将石墨片垫在夹头与试样端面之间。 影响半固态温度下坯料流变性能的参数主要有加热 温度、应变速率和保温时间。试样试验时的加热速 度为5°C/s,总应变为0.7。试验旨在研究加热温 度(固相率)和应变速率(剪切速率)对合金流变性能 的影响。首先将常规铸坯试样进行预处理,即将铸 坯试样流变试验前在预定温度下保温7 min 制得坯 料,流变试验的加热温度分别为550,560和570°C, 应变速率分别为 $1 \times 10^{-2}$ , $1 \times 10^{-1}$ 和 $1 s^{-1}$ ,保温时 间为 30 s。

### 2 试验结果与讨论

#### 2.1 铸态 MB15-RE 镁合金微观组织

铸态 MB15-RE 镁合金等温热处理前的微观组 织形貌如图 2 所示。MB15-RE 镁合金的晶粒为等 轴晶,平均晶粒尺寸 120 μm。微观组织是由 α-Mg,



图 2 铸态 MB15-RE 镁合金原始组织

Fig. 2 Microstructure of as-cast MB15-RE magnesium alloy

晶界处 Mg 和 Zn 的共晶化合物,以及 Mg 与稀土元 素形成的中间相物质构成。Zr 元素一部分溶入 α-Mg 形成置换固溶体,而一部分 Zr 成为 α-Mg 的初 生晶核,呈弥散分布于 α-Mg 中<sup>[2]</sup>。

# 2.2 MB15-RE 镁合金固-液两相温度区间 的流变应力分析

MB15-RE 镁合金试样加热到固-液两相温度区间的应力-应变曲线如图 3、图 4 和图 5 所示。可以将半固态温度下 MB15-RE 镁合金的触变过程分为 3 个阶段。



图 3 经过预处理的 MB15-RE 镁合金常规铸坯不同半固态温度下的应力-应变曲线

Fig. 3 Stress-strain curves of as-cast MB15-RE magnesium alloy prepared by pretreatment at different semi-solid temperature ranges

1) 应变值从 0 增加到 0.06 附近,称为应力上 升阶段。重熔后的 MB15-RE 镁合金由球形的初生





Fig. 4 Stress-strain curves of as-cast MB15-RE magnesium alloy prepared by pretreatment at different strain rates

α-Mg 固相和共晶液相组成。在变形初期试样受到 压应力时,液相沿固相周围流动和组织致密化使材 料变形,出现了应力剧增阶段,很快达到应力峰值。 当固相率较高液相相对较少时,试样的变形主要靠 固相粒子的滑动,因而随着应变的增加,应力上升速 度很快。当液相体积分数增加到一定程度时,由于 固相颗粒间有大量液相存在,使得固相颗粒间相对 滑动、转动变得容易,试样的变形主要靠固相粒子的 滑动以及液相流动共同完成,因而随着压缩应变的 增加,应力上升相对较慢。值得注意的是,在等温压 缩过程中,液相体积分数过高(大于 40%),试样在



- 图 5 经过预处理的 MB15-RE 镁合金常规铸坯在不同加 热温度和应变速率下的峰值应力
- Fig. 5 Peak stresses of as-cast MB15-RE magnesium alloy prepared by pretreatment at different temperatures and strain rates

加热过程中,难以夹持,不能进行应力-应变曲线测 试试验。

2)应变值超过 0.06,随着应变的增加,应力逐 渐下降,这一阶段为应力下降阶段。在这一阶段,初 生 α-Mg 骨架或初生 α-Mg 颗粒团聚体被破坏,这时 变形所需的载荷主要克服固-液之间的作用力和固 相颗粒之间的摩擦力,呈现应变软化现象。

3)应力随着应变的增加而趋向相对稳定阶段。
 在该阶段,初生 α-Mg 骨架或初生 α-Mg 颗粒团聚体
 被破坏,达到一定程度后应力值维持相对稳定。

#### 2.3 加热温度的影响

在应变速率一定的情况下,经过预处理(坏料在 二次加热前等温热处理 7 min,然后激冷)的常规铸 坯在半固态区间内的不同温度下,保温 30 s 后的应 力-应变曲线如图 3 所示。从图 3 可以看出,在相同 的应变速率下,加热温度越高,压缩变形时的应力越 低:加热温度越低,压缩变形时的应力越高。加热温 度的高低影响 MB15-RE 镁合金的固相率和固相颗 粒作用力的大小。当变形温度较低时,即合金的固 相率较高,合金熔化不充分,固相颗粒间的"约束"未 被完全破坏,晶界未被润湿,合金的变形主要靠固相 粒子的相互滑移实现。合金的变形力要克服固相粒 子滑移所产生的摩擦力和周围固相粒子对它的阻 力[3]。当加热温度较高,即合金的固相率较低,液相 比例加大,固相颗粒完全被润湿,此时变形主要通过 液相的流动或固相粒子与液相共同移动来实现,因 而变形应力相对较低。总之,加热温度升高,液相增

多,固相颗粒连接部分减少,更多的液相起到了"润 滑"作用,宏观表现为应力降低。

#### 2.4 应变速率的影响

在一定加热温度下,应变速率对经过预处理的 常规铸坯 MB15-RE 镁合金试样压缩变形影响的应 力-应变曲线如图4所示。从图4可看出,在相同的 加热温度下,应变速率越大,峰值应力越大,稳态应 力越小。产生这种现象的原因是:在高应变速率下, 试样中的液相来不及排挤出来并对变形产生阻力, 因此应力的最大值很高。随后由于剪切速率较高, 固相颗粒易被打碎,固相包裹的液相被排挤出来,使 固相颗粒间的液相量相对集中,此时滑移和流动容 易,应力下降很快;相反,当应变速率较低时,应力作 用时间相对较长,试样中的液相慢慢被排挤出来,降 低了变形抗力。后期由于剪切速率降低,剪切力对 半固态温度下组织中固相形态和液相分布的改变作 用较弱,流动应力反而高于应变速率高时的应力值, 即应变速率越大,稳态应力值越小[4]。另外,应变速 率很低时,随时间延长,固相颗粒粗化并包裹液相, 也是导致应力稳态值增高的又一个原因[5]。

MB15-RE 镁合金在不同加热温度和不同应变 速率下的峰值应力如图 5 所示。半固态其峰值应力 是加工和设计成形设备的基础。在 MB15-RE 镁合 金坯料进入模腔之前,先经历一个触变流动的初始 化过程,即对 MB15-RE 镁合金施加超过该条件下 的峰值应力,这样就可使坯料在模腔内流动,有利于 充填<sup>[6]</sup>。

#### 2.5 晶粒大小的影响

MB15-RE 镁合金常规铸坯的半固态温度下的 等温压缩应力-应变曲线如图 6 所示。从图 6 可以 看出,合金的峰值应力随应变速率的增加而增加;稳 态应力随应变速率的增加而降低。

MB15-RE 镁合金在 560 ℃ 保温 0.5 s 的微观 组织如图 7 所示。可以看出,常规铸坯固相粒子周 围液相缺乏,比较"干涸",但在局部区域液相相对集 中,液相不能很好地润湿固相粒子。可见,固相粒子 的大小影响了液相的分布,如果粒子越小,液相的分 布越均匀,液相充当"润滑剂"的效果越明显,宏观表 现为峰值应力和稳态应力降低。



图 6 MB15-RE 镁合金常规铸坯 560 ℃的应力-应变曲线

Fig. 6 Stress-strain curves of as-cast MB15-RE magnesium alloy prepared by pretreatment at 560 ℃



图 7 MB15-RE 镁合金常规铸坯 560 ℃的微观组织

Fig. 7 Microstructure of as-cast MB15-RE magnesium alloy at 560  $\,^{\circ}\!\!\!C$ 

# 3 结语

1) MB15-RE 镁合金常规铸坯在 560 ℃半固态

(上接第4页)

生物原型结构,并在模具表面"复制",可提高模具寿命1~1.5倍。

2)有别于传统模具表面整体激光强化技术,从植物叶片抗开裂角度,提出模具表面裂纹局部激光仿生 阻断其发展,为提高模具寿命提供了一种新的方法。

#### 参考文献:

- [1] 黄升金,谢长生,许德胜.脉冲激光熔凝和相变硬化的 研究现状[J].激光技术,2004,27(2):130-133.
- [2] 王福德,胡乾午,曾晓雁. ZL108 镍基粉末激光表面合 金化气孔与裂纹的研究[J].应用激光,2004,24(5): 264-268.
- [3] 周宏,张志辉,任露泉,等.仿生非光滑表面 45 # 钢
  模具的热疲劳性能[J].材料科学与工艺,2004,12
  (6):561-564.

温度的真应力-真应变曲线都可分为3个阶段:应力 上升阶段、应力下降阶段和应力稳定阶段。

2) MB15-RE 镁合金常规铸坯在相同应变速率下,合金温度越高,其应力峰值和稳态应力越低;在相同温度下,应变速率越大,峰值应力越大,稳态应力越小。

#### 参考文献:

- [1] 陈振华.变形镁合金[M].北京:化学工业出版社, 2005:1-6.
- [2] 康永林,毛卫民.金属材料半固态加工理论与技术 [M].北京:科学出版社,2004:153-193.
- [3] 罗守靖,杜之明.液相线模锻制备半固态坯料方法:中国,01116406[P].2002-11-20.
- [4] JOLY P A, MEHRABIAN R. The Rheology of a Partially Solid Alloy [J]. Materials Science, 1976 (11): 1393-1418.
- [5] BRABAZON D, BROWNE D J, CARR A J. Experimental Investigation of the Transient and Steady State Rheological Behavior of Al-Si Alloys in the Mushy State[J]. Materials Science And Enginnering, 2003:69 -80.
- [6] 陈强. MB15-RE 镁合金半固态温度等温组织演变及流 变性实验研究[D]. 哈尔滨:哈尔滨工业大学,2006.
- [4] JERONIMIDS G, ATKINS A G. Mechanics of Biological Materials and Structures: Nature's Lessons for the Engineer[C]. Proc Instn Mech Engrs, 1995, 209: 221-235.
- [5] REN L Q, HAN Zhi-wu, LI Jian-jiao, et al. Effects of Non-smooth Characteristics on Bionic Bulldozer Blades in Resistance Reduction Against Soi [J]. Journal of Terramechanics, 2002, 39(4):21-230.
- [6] 任露泉,周宏,沈中虎,等.一种增强金属工件表面的仿 生非光滑工艺方法和制备装置:中国,200610016699 [P].2006-11-15.
- [7] ZHANG Zhi-hui, ZHOU Hong, REN Lu-quan, et al. Effect of Units in Different Sizes on Thermal Fatigue Behavior of 3Cr2W8V Die Steel with Biomimetic Nonsmooth Surface[J]. International Journal of Fatigue, 2009,31(3):468-475.