退火温度对 Ti80 合金挤压管材组织与性能的影响

王巧莉, 代 春, 成小丽

(宝鸡钛业股份有限公司, 宝鸡 721014)

摘 要: 研究 Ti80 合金挤压管材在 800~1 020 °C 范围内不同温度退火处理对挤压管材组织与性能的影响。研究发现: 随着退火温度从 800 °C 升高到 1 020 °C, R_m 从 910 MPa 提高到 935 MPa, A 从 15% 升至 17% 再降至 12%, 抗拉强度变化不大, 但塑性变化较明显。在 800~900 °C 退火可消除管材内应力并发生部分再结晶。温度升高到 950 °C 时, 再结晶进行得较充分, 组织得到细化和球化, 管材的室温力学性能良好。退火温度继续升至 1 020 °C 时, 获得魏氏组织, 导致塑性降低。

关键词: Ti80 钛合金管材; 组织; 性能

中图分类号: TG 146.2

文献标志码: A

Effect of annealing temperature on microstructure and properties of Ti80 alloy extrusion tube

WANG Qiao-li, DAI Chun, CHENG Xiao-li

(Baoji Titanium Industry Co., Ltd., Baoji 721014, China)

Abstract: The effect of annealing process on microstructure and properties of Ti80 alloy extruded tube at 800~1 020 °C was studied. The results show that the R_m of Ti80 tube increases from 910 MPa to 935 MPa when the annealing temperature rises from 800 °C to 1 020 °C, meanwhile the elongation increases from 15% to 17% and then goes down to 12%. Tensile strength is nearly the same, but the ductility change is obvious. The annealing between 800 °C and 900 °C can remove the internal stress and create the partial recrystallization. When the temperature goes up to 950 °C, the recrystallization is sufficient, the microstructure is refined and spheroidized, and the mechanical properties of the tube are improved. When the annealing temperature continuously goes up to 1 020 °C, the microstructure changes to Widmanstatten structure and the ductility decreases.

Key words: Ti80 alloy tube; microstructure; properties

Ti80 合金的名义成分为 Ti-6Al-3Nb-2Zr-1Mo, 是一种铝含量较高(5.5%~6.5%, 质量分数)并含有 β 稳定元素 Nb、Mo 和中性元素 Zr 的近 α 型钛合金。Ti80 合金具有高的比强度、强的抗腐蚀性及良好的焊接性^[1], 可制成板材、棒材、锻件、小型材等多种规格产品, 被广泛应用于潜艇和水中兵器的受力构件、螺栓、轴以及耐腐蚀壳体等。由于该合金的强度高, 其管材加工存在很大的困难, 目前, 很少见到热挤压管材方面的相关报道。根据目前设计需求, Ti80 合金挤压管材通常在退火状态下使用, 针对这一情况, 本文作者研

究不同退火温度对挤压管材组织与性能的影响, 为热挤压管材制备工艺的制定提供理论基础和依据。

1 实验

1.1 坯料制备

采用真空自耗三次熔炼的铸锭, 其化学成分见表 1。铸锭在 β 区锻造开坯, 两相区精锻成为棒坯; 经扒皮、钻孔、镗孔等工序制成挤压用的锭坯。在 3 150 t

表1 Ti80合金的化学成分

Table 1 Chemical composition of Ti80 alloy (mass fraction, %)

Ti	Al	Nb	Zr	Mo	
Bal.	5.5-6.5	2.5-3.5	1.5-2.5	0.6-1.5	
Fe	Si	C	N	H	O
0.25	0.15	0.1	0.05	0.02	0.15

卧式水压机上将锭坯加热至两相区后进行挤压，挤压时采用普通润滑剂润滑，挤压后的管材尺寸为 d 140 mm $\times$ 13.5 mm。本研究所取的挤压试样靠近挤压管头部，因为挤压时头部的变形与其它部位相比不均匀，组织与性能也相对较差。

1.2 实验方法

挤压试样管在还原性气氛的箱式电阻炉内分别经 800、850、900、950、980 和 1 020 保温 1.5 h 退火处理，采用空冷形式冷却。

用 CMT 拉力试验机对合金试样进行室温力学性能测试，用 ZiESS 金相显微镜对合金组织进行观察和分析。

2 结果与分析

2.1 退火温度对显微组织的影响

退火工艺对显微组织的影响见图 1。

图1 Ti80合金经不同温度退火后的显微组织

Fig.1 Metallographs of Ti80 alloy tube at different annealing temperatures: (a) As-extruded; (b) 800 ; (c) 850 ; (d) 900 ; (e) 950 ; (f) 980 ; (g) 1 020

由图1可以看出:由于该合金挤压在 $\alpha + \beta$ 区温度范围内进行,挤压比较大,挤压过程中金属发生剧烈变形,使晶粒沿变形方向被压扁,沿金属的流动方向被拉长,形成了条状 $\alpha + \beta$ 组织(图1(a))。当退火温度为800时,其显微组织为条状的 $\alpha + \beta$ (图1(b)),与挤压态组织形貌相似,组织无明显变化;当退火温度升高到850~900时,开始发生再结晶,条状 α 球化,并有转变 β 组织生成(见图1(c)和(d));当退火温度升高至950时,显微组织发生明显再结晶,球状初生 α 增多,形成等轴组织(见图1(e));当退火温度升高至980时,初生 α 减少,而片状 β 转变组织增多,形成了双态组织(见图1(f))。不难看出,随着退火温度由800升高到980,挤压管材的晶粒组织完成了从恢复到再结晶整个过程;随着退火温度的继续升高,超过相变温度(1000~1010)时,完成 $\alpha + \beta$ 向 β 相转变,并形成有 β 晶界的魏氏组织(见图1(g))^[2]。

2.2 退火温度对力学性能的影响

挤压态和经不同退火温度处理后的Ti80合金挤压管材的室温拉伸性能见图2。

图2 退火温度对室温力学性能的影响

Fig.2 Effect of annealing temperature on mechanical properties

从图2可以看出:挤压态合金的抗拉强度和塑性分别为 $R_m=925$ MPa和 $A=14.5\%$ 。经800退火处理后,合金的抗拉强度略有降低($R_m=910$ MPa),塑性略有提高($A=15\%$),这是因为在800退火时,挤压管中的残余应力得到一定程度的消除,使得材料抗拉强度降低、塑性提高,符合图1(a)和(b)的组织变化特点。在退火温度由850升高到900的过程中,随着退火温度的升高, R_m 呈上升趋势, $R_{p0.2}$ 呈下降趋势,伸长率呈上升趋势,这是由于随着退火温度的升高,初生 α 相逐渐减少, β 相转变组织逐渐增加,从而强度增加,塑性降低;但同时高温下发生了再结晶,并且 α 相的再结晶超过 β 相的再结晶,使组织充分球化,有利于增加强度和塑性。在退火温度由900继续升高至1000的过程中, R_m 和 $R_{p0.2}$ 变化平缓,而塑性则下降,这是由于初生 α 含量减少和晶粒长大所致。当退火温度升高至1020时,发生 $\alpha + \beta$ 向 β 转变,形成魏氏组织,粗大的魏氏组织使材料的塑性降低。

3 结论

Ti80钛合金随着退火温度从800升高至980,挤压管材显微组织完成从恢复到再结晶整个过程,使组织得到改善,其最佳的退火温度范围为800~950,保温时间为1~2 h。

REFERENCES

- [1] 徐希军, 何刚, 卢海. Ti80合金厚壁焊管冷压成形工艺[J]. 稀有金属材料与工程, 2008, 37(s): 247-249.
XU Xi-jun, HE Gang, LU Hai. Cold pressing formation process for Ti80 alloy thick wall welded pipe[J]. Rare Metal Materials and Engineering, 2008, 37(s): 247-249.
- [2] 王金友, 葛志明, 周彦邦. 航空用钛合金[M]. 上海: 上海科技出版社, 1985: 208.
WANG Jin-you, GE Zhi-ming, ZHOU Yan-bang. Aviation titanium [M]. Shanghai: Shanghai Science and Technical Press, 1985: 208.

(编辑 杨兵)