文章编号:1004-0609(2010)S1-s0483-04

Ni47Ti44Nb9形状记忆合金轧制板材的织构、相变和性能

颜 莹¹,金 伟²,王 健²,周亭俊¹

(1. 东北大学 材料物理与化学研究所,沈阳 110004;2. 中国科学院 金属研究所,沈阳 110016)

摘 要:采用 XRD、DSC 和拉伸试验机对热轧和冷轧 Ni47Ti44Nb9 形状记忆合金板材的织构、相变、拉伸和恢复 性能进行研究,以便为提高 Ni47Ti44Nb9 合金的性能提供参考依据。结果表明:热轧板材中的{001}(uv0)和y丝织构 较强,冷轧板材的织构主要为y丝;850 退火冷轧板材的 Ms点低于热轧板材的,且热滞明显提高;沿850 退 火板材轧向(RD),应力诱发马氏体临界应力σM 最高,与轧向成45°角方向最低,且冷轧板材的应力诱发马氏体临 界应力高于热轧板材的;850 退火冷轧板沿不同方向可恢复应变基本接近,热轧板材存在差异,沿横向(TD)和 45°角方向高于冷轧板材。

关键词:Ni47Ti44Nb9形状记忆合金;相变;织构;拉伸性能;恢复应变 中图分类号:TG 146.4;TG 139.6 文献标志码:A

Texture, transition and properties of rolled Ni₄₇Ti₄₄Nb₉ shape memory alloy sheet

YAN Ying¹, JIN Wei², WANG Jian², ZHOU Ting-jun¹

Institute of Materials Physics and Chemistry, Northeastern University, Shenyang 110004, China;
 Institute of Metal Research, Chinese Academy of Sciences, Shenyang 110016, China)

Abstract: The texture, transformation and tensile and recovery properties of hot-rolled and cold-rolled Ni₄₇Ti₄₄Nb₉ shape memory alloy sheets were studied by XRD, DSC and tensile tester. The purpose was to provide reference data for improving properties of Ni₄₇Ti₄₄Nb₉ alloys. The results show that $\{001\} < uv0 >$ and γ fibre textures in the hot-rolled sheet are more intense, and the main texture in cold-rolled sheet is γ fibre. M_s point of the cold-rolled sheet annealed at 850 is less than that of the hot-rolled sheet, and $(A_s - M_s)$ obviously increases. The stress-induced martensite transformation critical stress σ_M of sheets annealed at 850 is maximum along RD and minimum along 45° angle to RD, and σ_M of the cold-rolled sheet is more than that of the hot-rolled sheet along different directions. The recovery strains of the cold-rolled sheet annealed at 850 are near along different directions and those of the hot-rolled sheet are different and more than those of the cold-rolled sheet along TD and 45° angle.

Key words: Ni₄₇Ti₄₄Nb₉ shape memory alloy; transition; texture; tensile properties; recovery strain

形状记忆合金部件在热加工或冷变形过程中,会 产生不同的织构,从而影响合金的力学和记忆性能。 对近等摩尔比 TiNi 多晶合金的织构研究表明,在 *B*2 母相中,主要形成α或γ丝织构^[1-4]。织构的存在导致 TiNi 合金板材的性能呈现明显的各向异性^[2, 5-6]。目 前,对于 TiNi 基形状记忆合金织构及其与性能关系的 研究主要集中在 TiNi 合金,对 Ni₄₇Ti₄₄Nb₉形状记忆合 金的织构,尤其是织构与性能关系的研究鲜见报道。 因此,本文作者研究该合金热轧和冷轧板材的织构及 其与拉伸和记忆性能的关系,既可为其在工程上的应 用提供参考依据,同时也为进一步揭示织构影响记忆 合金力学和记忆行为机理打下基础。

通信作者:颜 莹;电话:024-83688088; E-mail:yingyan@imp.neu.edu.cn

1 实验

取 150 kg Ni₄₇Ti₄₄Nb₉(摩尔分数,%)合金铸锭,经 850 热锻和热轧制备成厚 3 mm 的板材,然后冷轧, 冷轧过程中采取 850 ,20 min 中间退火,最后冷轧 成 2 mm 厚板材。从板材上切割出 DSC 分析、织构分 析和图 1 所示"工"字型拉伸试样,最后经 850 ,90 min 退火处理。



图1 拉伸试样示意图

Fig.1 Schematic diagram of tensile sample (mm)

利用 PekinElmer Pyris Diamond DSC、X'pert Pro MRD XRD 和 AG-1 500 kN 拉伸试验机测试相变、织 构和性能。DSC 测量时,升降温速率为 20 /min 织 构测试采用 CoKa辐射、管压 35 kV、管流 40 mA,测 定 *B*2 相{110}、{200}、{211} 3 个不完整极图,极图 测量范围 α 为 0~70°, β 为 0~360°,利用 Bunge 法计算 ODF;拉伸速率为 1.2 × 10⁻³ s⁻¹,恢复试验在-65 下, 进行 17%预变形后卸载,随后升温至 240 。

2 结果与讨论

2.1 织构

图 2 所示为热轧和冷轧板材中 B2 相的 ODF 恒 φ_2 截面图组。由图 2 可见,板材的强织构组分主要分布 在 φ_2 =45°的截面图中。从热轧板材 φ_2 =45°截面图可知, B2 相具有较强的{001}{uv0}和y丝织构,以及较弱的 {332}{uvw}织构(见图 2(a))。{001}{uv0}织构中强点为 (001)[1 80]和(001)[1 80]组分,取向密度分别为 17.65 和 17.57。y丝织构的强点为(111)[1 65]和(111)[1 1 2] 组分,取向密度分别为 11.75 和 13.38。取向密度最大 值 17.84 的织构组分出现在 φ_2 =65°和 70°截面图中,为 (001)[1 50]。冷轧板材中的 B2 相主要形成了较强的y 和{332}丝织构(见图 2(b))。y丝中的组分都比较强,尤 其是(111)[1 1 0]和(111)[0 1 1]组分,取向密度为 14.56。 {332}丝织构中只有(233)[0 1 1]组分强度较高,取向密 度达到最大值 16.08。



图 2 热轧和冷轧板材 ODF 恒 φ_2 截面图组

Fig.2 Constant φ_2 section groups of ODFs of hot- (a) and cold-rolled (b) sheets

以上结果表明:热轧板材中的{001}〈uv0〉织构并 不稳定,继续冷轧加中间退火,该织构消失,而y丝织 构增强。

2.2 相变

经 850 ,90 min 退火处理板材的 DSC 曲线示于 图 3。由图 3 可见,冷轧板材的 M_s点为-90.8 ,低



图 3 经 850 , 90 min 退火热轧和冷轧板材的 DSC 曲线 Fig.3 DSC curves of hot- and cold-rolled sheets annealed at 850 for 90 min

第20卷专辑1

于热轧板材的-77.3 ,且相变热滞从热轧板材的 31.9 提高到冷轧板材的 44.7 。

2.3 拉伸和记忆性能

沿与 850 退火板材轧向成 0°、45°、90°方向拉 伸的室温应力—应变曲线示于图 4。沿横向(90°)拉伸, 应力诱发马氏体再取向平台都不明显,而沿轧向(0°) 和 45°角方向比较明显。从中测得的应力诱发马氏体 相变临界应力σ_M见表 1。由表 1 可看出,板材的应力



图 4 经 850 ,90 min 退火热轧和冷轧板材不同方向拉伸 的室温应力—应变曲线

Fig.4 Room temperature tensile stress—strain curves of hotrolled (a) and cold-rolled (b) sheets annealed at 850 for 90 min along different directions

表 1 经 850 , 90 min 退火板材沿不同方向拉伸后的 σ_M **Table 1** σ_M of sheets annealed at 850 for 90 min along different directions

Specimen -		$\sigma_{ m m}/{ m MPa}$	
	RD	45°	TD
Hot-rolled	576.7	511.2	544.7
Cold-rolled	585.6	557.3	579.1

诱发马氏体临界应力沿轧向最高,横向次之,45°角方向最低;沿冷轧板材不同方向,应力诱发马氏体临界应力高于热轧板材的。

Ni₄₇Ti₄₄Nb9 合金在(*M*_s±30) 下变形到 14%~ 20%,可有效地提高马氏体的稳定性,使相变滞后增 大,同时应变回复率仍然维持在较高的水平。因此, 选择在-65 下对 850 退火板材进行 17%预变形后 卸载加热,从温度—应变关系曲线测得的恢复应变见 表 2。由表 2 可看出,冷轧板材沿不同方向拉伸可恢 复应变基本维持在 7%,而热轧板材沿横向和 45°角方 向恢复应变较高,而沿轧向则与冷轧板材接近。

表 2 在-65 沿不同方向预变形到 17%后板材的恢复应变 **Table 2** Recovery strains of sheet along various directions at 17% pre-strain and -65 (%)

Hot-rolled			Cold-rolled		
RD	45°	TD	RD	45°	TD
7.01	7.24	7.38	6.98	6.93	7.03

2.4 讨论

透射电镜及 X 射线分析表明^[7],不同取向形变晶 粒储能由大到小顺序为{110}、{111}、{112}。{100}, {110}和{112}晶粒虽然储能较大,但热轧后其数量极 少,因此可以预测再结晶应先在{111}区、随后在{100} 区进行。冷轧加中间退火主要为y丝织构,这也证明再 结晶主要在{111}区进行,再加上形变,导致{001}〈uv0〉 织构消失。

与热轧板材相比,冷轧板材经多次冷轧加 850 中间退火后,再结晶的发生细化了 B2 相晶粒尺寸, 母相的强化降低了 M_s点,也增大了热滞,且沿不同方 向拉伸的应力诱发马氏体临界应力高于热轧板材。

冷轧板材中的y丝织构导致沿不同方向拉伸恢复 应变变化不大。而热轧板材中由于存在较强的 {001}〈uv0〉丝织构,且{111}区是再结晶发生的主要区 域,所以经850 退火后,热轧板材的{001}〈uv0〉丝 织构会减弱,y丝织构将增强。由于{001}〈uv0〉织构的 存在导致不同方向的恢复应变存在差异。

沿 TiNi 单晶的[111]、[110]和[001]取向拉伸,在 应力—应变曲线上呈现的硬化现象越来越明显,而压 缩时正好相反。多晶材料拉伸与压缩载荷作用下的应 力—应变曲线的不对称性主要与合金的择优取向有 关^[8-9]。对于热轧板材中的 *B*2 相,{001}〈*uv*0〉丝织构 较强,且向{001}〈010〉组分靠近,这导致沿轧向应力 诱发马氏体临界应力较高。冷轧板的强织构组分主要 靠近{111}〈110〉,所以沿横向强织构组分应靠近 {111}(112)、(110)与(111)的夹角分别为 19.5°和35°。因此,(112)更接近(111)取向,导致冷轧板材沿轧向临界应力较高。

3 结论

1) 热轧板材织构主要为 {001} 〈uv0 〉和 {111} 〈uvw 〉
 丝,经冷轧加中间退火后, {001} 〈uv0 〉 丝织构消失, {111} 〈uvw 〉 丝织构增强。

2) 经 850 退火冷轧板材的 *M*_s 点低于热轧板材的,热滞提高。

3) 经 850 退火板材沿轧向的应力诱发马氏体 临界应力最高,沿 45°角方向最低。沿不同方向拉伸, 冷轧板材的临界应力高于热轧板材。

4) 经 850 退火冷轧板材的恢复应变沿不同方向变化不大,而热轧板材沿横向最大,沿轧向与冷轧板材接近。

REFERENCES

 MIYAZAKI S, NO V H, KITAMURA K, KHANTACHAWANA A, HOSODA H. Texture of Ti-Ni rolled thin plate and sputter-deposited thin films[J]. Inter J Plasticity, 2000, 16: 1135–1154.

- [2] CHANG S H, WU S K. Textures in cold-rolled and annealed Ti₅₀Ni₅₀ shape memory alloy[J]. Scr Mater, 2004, 50: 937–941.
- [3] PAULA A S, CANEJO J H P G, MAHESH K K, SILVA R J C, BRAZ FERNANDES F M, MARTINS R M S, CARDOSO A M A, SCHELLI N. Study of the textural evolution in Ti-rich NiTi using synchrotron radiation[J]. Nuc Instru Meth Phy Res, 2006, 246: 206–210.
- [4] THAMBURAJA P, ANAND L. Polycrystalline shape-memory marterials: Effect of crystallographic texture[J]. J Mech Phy Solids, 2001, 49: 709–737.
- [5] DALAY S, RAVICHANDRAN G, BHATTACHARYA K. Stress-induced martensitic phase transformation in thin sheets of Nitinol alloys[J]. Acta Mater, 2007, 55: 3593–3600.
- [6] GAO S, YI S. Experimental study on the anisotropic behavior of textured NiTi pseudoelastic shape memory alloys[J]. Mater Sci Eng A, 2003, 362: 107–111.
- ZHAO H, RAMA S C, BARBER G C, WANG Z, WANG X.
 Experimental study of deep drawability of hot rolled IF steel[J].
 J Mater Proc Techno, 2002, 128(1/3): 73–79.
- [8] GALL K, SEHITOGLU H, CHUMLYAKOV Y, KIREEVAI V. Tension-compression asymmetry of the stress-strain response in aged single crystal and polycrystalline NiTi[J]. Acta Mater, 1999, 47: 1203–1217.
- [9] SEHITOGLU H, KARAMAN I, ANDERSON R, ZHANG X, GALL K, MAIER H J, CHUMLYAKOV Y. Compressive response of NiTi single crystals[J]. Acta Mater, 2000, 48: 3311–3326.

(编辑 袁赛前)