稀土对 BNb 钢轨踏面区内耗谱的影响*

戢景文 于 宁 孙振岩 (东北大学理学院, 沈阳 110004) 任新建 王云盛

(包头钢铁公司钢铁研究院,包头 014010)

摘 要 测量了放置 1 年 (1 a) 的 BNbRE 和 BNb 钢供货 (即热轧) 态重轨踏面区样品及其 700 ℃, 30 min, 水冷 (W.C.) 室温变形样品的内耗.结果表明,两种钢的热轧态样品均有 Snoek-Kê-Köster(SKK) 峰,但内耗有较明显的差异: BNb 钢轨 的 SKK 峰明显高于、也宽于 BNbRE 钢的 SKK 峰,前者的峰温较后者约高 20 ℃;但前者没有 Snoek 峰,后者则有该峰. 两种钢变形样品的 SKK 峰大体相同.同时,测量了放置 2 年 (2 a) 的两种钢轨的供货样品和变形样品的内耗,结果与放置 1 a 的样品有明显不同.

关键词 稀土,钢,重轨,内耗 **中图法分类号** TG115.24, TG142 文献标识码 A 文章编号 0412--1961(2003)11--1219--04

EFFECT OF RARE EARTH ON THE INTERNAL FRICTION SPECTRUM OF THE TREAD AREA OF THE BNb RAIL STEEL

JI Jingwen, YU Ning, SUN Zhenyan College of Science, Northeastern University, Shenyang 110004 REN Xinjian, WANG Yunsheng Research Institute of Iron and Steel, Baotou Iron and Steel Co., Baotou 014010 Correspondent: JI Jingwen, professor, Tel: (024)83685995, E-mail: jjw@yahoo.com.cn Supported by National Ministry of Science and Technology of China (No.2002BA315A-5-2-1) Manuscript received 2003-07-09

ABSTRACT The internal friction of the specimens from the tread area of BNb and BNbRE rail steels were measured, which are laid over one year after heat rolling, and RT deformed after treatment at 700 °C, 30 min, W.C. It is found that exist Snoek-Kê-Köster (SKK) peaks for the tested specimens, however, their patterns are difference: the peak of the BNb rail steel is higher and wider than that of the BNbRE steel rail, and the peak temperature of the former is about 20 °C higher than one of the latter; in addition, a Snoek peak exists in the latter, but no this peak in the former. The SKK peaks of the deformed specimens of both the steels are similar. The internal frictions of the specimens from rolling steel laid over two years and deformed rail were also measured, which shows obvious difference from that laid over one year.

KEY WORDS rare earth, steel, rail, internal friction

BNbRE 钢重轨, 是一种换代钢轨. 研究表明, 加稀土 (RE) 后钢的非金属夹杂得到改善, 钢的组织得到细化, 明显提高了钢的塑性、韧性及耐磨性, 延长了重轨的使用 寿命. 文献 [1] 从稀土同氧、硫的强相互作用阐述了稀土 变性夹杂的机理, 也分析了稀土与钢中磷的作用等.

重轨钢在使用过程中会形成驻留滑移带,它的发展将

导致疲劳开裂, 重轨内部会生成核伤. 无论是在线轨的腰 伤、还是重轨踏面的剥落掉块直至失效等, 都是由裂纹的 局域形核及其随后的扩展引起的, 都是重轨内部位错等微 结构运动及其状态变化的累积过程与效应. 因此, 认识稀 土影响重轨钢上述性能的机制, 必须研究钢轨内点、线、 面等缺陷的结构及其交互作用. 内耗是探测钢铁等金属材 料微结构最有效的手段之一^[2], 可以揭示钢铁中稀土的固 溶和合金化^[3], 以及烘烤硬化 (BH) 钢的 BH 机理和传 统的应变时效机理^[4]. 本研究测量了 BNb 钢和 BNbRE 钢的内耗谱, 以探察 BNbRE 钢重轨中有关稀土作用的 微观机理.

^{*} 国家 10.5 重点科技攻关项目 2002BA315A-5-2-1 资助 收到初稿日期: 2003-07-09 作者简介: 戰景文、男、 1938 年生、教授

1 实验方法

研究使用的试料为包头钢铁公司生产的 BNbRE 和 BNb 钢成品重轨,由截面为 280 mm×380 mm 的连铸方 坯热轧制出,其终轧温度大于 950 ℃.转炉冶炼的 BNb 钢,经过炉后 VD 处理和精炼,再注入容量为 20 t 的中 间包,分四流连铸,选择其中的第二流在结晶器喂丝加稀 土;纯度达 99.5% 的混合稀土 (mischmetal) 丝直径为 2 mm,喂丝速度为 5.6—5.7 m/min. 连铸机的拉坯速度为 0.68 m/min. 开浇时钢水的过热度为 27 ℃,浇铸 (钢水 从钢包到中间包再到结晶器) 是在 Ar 气保护下进行的. BNb 钢的成分 (质量分数,%)为: C 0.76, Si 0.75, Mn 1.12, P 0.011, S 0.015, Nb 0.029, 余为 Fe. BNbRE 钢 的成分除 RE 为 0.020(亦为质量分数,%) 外,余同 BNb 钢.此外,气体含量如下:中间包内,N 为 41.8×10⁻⁶, O 为 23.7×10⁻⁶;结晶器内,H 为 2.2×10⁻⁶.

用线切割机切去长为 190 mm 的 BNbRE 和 BNb 钢重轨段微鼓出的踏面表层 (最厚处小于 1 mm), 然后靠 近切面切出一厚度为 0.9 mm 的 "踏面"钢片,再沿钢片 的轧向,各切出 40 条截面为 0.9 mm×0.9 mm,长为 180 mm 的用于进行内耗测量的方 "丝".供货态内耗样品的 尺寸为 0.9 mm×0.9 mm×(150—170) mm,将这种样品 拉丝制出变形内耗样品.放置 2 a 的变形样品是由供货态 方丝直接拉出的;而放置 1 a 的变形内耗样品,则在变形 之前先经固溶处理.

内耗测量在 NHI-12 型高温真空葛氏摆中进行. 测量 350 ℃以下温度的内耗时, 测量系统的真空度为 1 Pa 量 级; 测量更高温度的内耗, 则在 10⁻² Pa 级的真空下进 行. 金相与 SEM 观察分别在 Venament-2Union 7577 型光学显微镜与 SSX-550 型扫描电镜上进行.

2 实验结果

2.1 放置 1 年 (1 a) 钢轨样品的内耗

放置 1 a 钢轨的室温至 300—350 ℃升温内耗见图 1. 由图可以看出, BNb 钢重轨室温没有内耗峰; 而 BNbRE 钢重轨的内耗 - 温度曲线上, 有一个明显的室温峰. 在 200 ℃附近, 两种钢轨踏面样品的内耗 - 温度曲线上 都有很明显的内耗峰; 但两种钢供货态样品的 200 ℃附 近峰有较明显的差异: BNbRE 钢轨的内耗峰明显窄于 也低于 BNb 钢轨的内耗峰; 前者峰温约为 190 ℃, 较后 者约低 20 ℃. 两种钢轨供货态样品的 200 ℃附近峰低温 支都有些拉长, 尤其是 BNbRE 钢样品拖长更明显, 已不 是通常的对称峰. 图 1 还给出两种钢升温至约 700 ℃随 后降温测出的内耗 - 温度曲线的较低温度内耗, BNbRE 钢 "原位" 退火试样有一较明显的 240 ℃内耗峰, 而 BNb 钢样品只是在 100 ℃附近有一可查觉的内耗现象.

图 2 示出放置 1 a 变形样品的内耗. 样品的室温变 形量为 7.2%, 变形前样品先经 700 ℃, 30 min, 水冷



图 1 放置 1 年 (1 a) 的 BNbRE 和 BNb 钢轨供货态踏面 样品的内耗

Fig.1 Internal frictions for the commercial rails of the BNbRE and BNb steels (specimens to be laid over one year, f = 0.88 Hz)



图 2 放置 1 a 的 BNbRE 和 BNb 钢轨 700 ℃, 30 min, 水冷 (W.C.) 后变形样品的内耗

Fig.2 Internal frictions of BNbRE and BNb steel specimens cooled in water after annealing at 700 °C for 30 min and then deformed (specimens to be laid over one year, f = 0.88 Hz)

(W.C.)的固溶处理.由图 2 看出,与供货态样品的情况 不同,在同样处理和同一变形条件下,两种钢轨踏面区的 样品有近乎完全相同的内耗 - 温度曲线. BNb 钢变形 样品也有了室温峰及在 100 ℃附近出现内耗抬起,从图 可见,该曲线 70—120 ℃段上鼓,两种钢的中温峰都在 220 ℃附近且为对称峰.

两种钢供货态样品 350 ℃以上的升、降温内耗在图 3 中给出. 比较其升、降温内耗 - 温度曲线可见,在通 常 Kê(晶界) 峰温度区都出现一种降温时便完全消失的阻 尼. BNbRE 钢样品的这种阻尼出现在 550—680 ℃; 而 BNb 钢轨样品,则是在 450—600 ℃出现这种阻尼、

2.2 放置 2 年 (2 a) 钢轨样品的内耗

图 4 是放置 2a 的供货态样品的内耗曲线. 与放置



图 3 放置 1 a 的两种钢轨供货态样品的高温升、降温内耗

Fig.3 Internal frictions of the tested steels in the high temperature range (specimens to be laid over one year, f = 0.88 Hz)



图 4 放置 2 a 轨的供货态样品内耗 - 温度曲线



1 a 的供货态样品的测试结果比较, 放置 2 a 的 BNbRE 钢 的室温峰消失了; 两种轨的中温峰高由 (6.0—6.5)×10⁻⁴ 增至 (7—8)×10⁻⁴; 中温峰的峰温也有所上升, 特别是 BNbRE 钢, 约上升了 30 ℃; 加之 BNb 钢中温峰的高 温支稍向低温移动, 故放置 2 a 的两种钢轨供货态样品的 中、低温内耗 – 温度曲线已接近相同, 都成为低温支明显 拖长的不对称内耗峰.

图 5 示出放置 2 a 钢轨变形样品的内耗 (应变量为 6.8%—6.9%). 与图 2 的结果对比, 放置 2 a 轨变形样品 内耗有了明显改变, 室温峰已基本消失, 80 ℃附近峰十分 明显, 已成为分立的内耗峰. 特别是 BNb 轨样品, 80 ℃ 附近峰高已达到 200 ℃附近峰的高度, 而且其室温—300 ℃背景内耗, 也不是通常的上升, 而是反常地下降, 这些 都是以往未见报道的现象. 与放置 1 a 经同样处理和同一 应变量变形的样品的内耗变得接近相同的情况不同, 在相 同应变量的变形条件下, 放置 2 a 的两种钢变形样品的内 耗出现明显差异.

对两种钢轨的轨头、轨腰和轨座 3 部位的样品,分别随机取 10 个视场,对珠光体片的片间距进行了测量,结

果在表 1 中给出. 由表 1 看出, 加 RE 细化了钢轨各部位 的珠光体片, 尤其对性能较差的腰部细化更明显. SEM 观测表明, 加 RE 还可以使珠光体颗粒化和球化.



图 5 放置 2 a 轨变形样品的内耗



表 1 BNbRE 和 BNb 钢轨中珠光体片的间距 Table 1 The distances between the pearlite lamellar in BNbRE and BNb steel rails

			(μm)
Steel rail	Rail top	Rail waist	Rail base
BNbRE	0.85	0.88	0.87
BNb	0.89	0.97	0.93

3 讨论

3.1 室温峰

金相和 SEM 观测都表明, BNbRE 和 BNb 钢轨的 组织为近乎 100% 的珠光体. 本研究测出的室温峰, 应是 铁素体片的 C-Snoek 峰. 室温下 C 在 α -Fe 里的溶解度 非常低 (< 0.5 × 10⁻⁶)^[5], 加上有强碳化物形成元素 Nb 以及相当数量的位错等, 便出现了图 4, 5 中的放置 2 a 后重轨样品的室温峰基本消失甚至完全消失的情形.

3.2 中温阻尼

3.2.1 供货态样品的中温峰 图 1 中 BNbRE 钢 190 ℃附近峰和 BNb 钢 210 ℃附近峰,以及图 4 中两种 钢供货态样品的中温峰,都出现在变形铁基材料的 SKK 峰温度区域内 ^[6,7],加之这些峰又和图 2,5 中的变形样 品的 SKK 峰在同一温区,以及试样中 50% 的组分是含 C 的 α-Fe 等,有理由认为供货态的 200 ℃附近峰,就是 SKK 阻尼峰.根据样品成分及制造钢轨的过程,通常 是不应该出现上述 SKK 峰的;供货轨出现 SKK 峰,显 然与其它因素有关.

在图 1 示出的降温内耗 – 温度曲线上,出现在 240 ℃附近的内耗峰,类似文献 [8] 中含粗大 NbC(N) 粒子的 IF 钢嵌镶内应变位错引起的 SKK 峰;而在 100 ℃附近 的阻尼行为,可视为是一种"B"阻尼峰 ^[9].对于 Fe₃C 与 α -Fe 共存的重轨钢, 图 1, 4 中的 SKK 峰和 B 峰, 是 Fe₃C 在铁素体中的嵌镶应力产生的应变位错引起的.

3.2.2 变形样品的中温阻尼 图 2,5 中变形样品 的 200 ℃附近峰都是 SKK 峰. 鉴于供货样品出现 SKK 峰,此处重轨的 B 峰 (即图 2 中的 100 ℃附近内耗上鼓) 和图 5 中的 80 ℃附近峰,应是一种"二次变形"峰;而 图 2,5 的 SKK 峰分别低于图 1,4 的 SKK 峰则进一步 表明,引起后两者 SKK 峰的饱和 Cottrell 气团已变形 稀释为稀气团 ^[9,10].由于这些阻尼是 B 峰,放置 1a 和 固溶处理的样品中 α -Fe 固溶 C 较高,其 B 峰明显变小 (图 2),而固溶 C 少的 BNb 钢样品 80 ℃附近峰明显比 BNbRE 钢的高 (图 5).

背景内耗主要是由位错运动引起的^[11]. BNb 钢变形 样品背景内耗随温度反常变化,预示在升温测量内耗时,样 品内的位错区出现了比原子偏聚(包括较强钉扎的 Cottrell 气团)更强的钉扎. 对于放置了 2 a 的轨腰,有理由 认为,在升温测量内耗时出现了一些极细的、对位错有很 强作用的 Fe- 碳化物沉淀粒子,引起 BNb 钢变形试样背 景内耗的反常下降.

3.3 高温内耗

图 3 结果表明,在供货态样品的升温内耗 - 温度曲 线的 Kê 峰温区和磁 - 机械阻尼温区,出现测量到约 700 ℃后降温测量内耗可完全消失的阻尼现象.显然,它既不 会是晶界阻尼,也不会是磁 - 机械内耗,因为这两者都不 是降温消失、而应是降温升高的^[12,13].这种降温测量可 以消失的很像辐照、淬火缺陷和应变位错等引起的内耗, 是位错"湮灭"的过程阻尼.

3.4 稀土对 BNb 重轨钢的影响

3.4.1 稀土对内耗谱的影响 从以上结果可知, BNbRE 样品的 Snoek 峰高于 BNb 样品的 Snoek 峰, 表明稀土有增加热轧轨铁素体固溶 C 浓度的作用. 这与 稀土细化重轨钢组织因而降低了珠光体中的相界面能,以 及抑制了 α -Fe 中固溶的 C 向位错和 Fe-C 化合物晶核 扩散有关.

供货轨出现 SKK 峰的归因于 Fe₃C 在铁素体中的嵌 镶应力、应变,稀土减弱 SKK 阻尼显然与其减少这种应 变有关. 这与图 3 中 BNbRE 钢试样的位错"湮灭"过 程阻尼出现的温区明显高于 BNb 钢样品是一致的,是稀 土细化重轨组织的结果.

3.4.2 内耗及其变化与重轨钢的性能 C 是铁素体最强的固溶强化元素,且有很大的动性又与位错有很强的相互作用. BNbRE 钢重轨铁素体将比 BNb 钢铁素体具有高的强度和加工硬化倾向,也使稀土轨钢耐磨、抗剥落、疲劳寿命长.此外,加稀土有减小 SKK 阻尼和因而减小内应力的作用,对疲劳损伤,特别是核伤和轨腰损

伤有较好抑制和减消效果.

4 结论

(1) 加稀土有增强 BNb 钢热轧轨 Snoek 峰、减弱其 SKK 峰和使其位错湮灭过程阻尼向高温移动、并减弱这 种阻尼的作用.

(2)加稀土增加 BNb 钢热轧轨铁素体固溶 C 含量, 减小其产生 SKK 峰的珠光体内的应变、应力,稀土还有 稳定重轨钢珠光体里相界面和减低 α-Fe 中 C 的扩散及 其脱溶沉淀的作用.

作者怀着无限敬仰的心情,以此文纪念"冶金内耗"这个学科最 热忱、最锐敏和无微不至的支持者,弹性能量耗散(内耗)学科领域 的杰出导师和创始人之一、世界著名的凝聚态物理学家 —— 葛庭燧 教授诞辰 90 周年!

参考文献

- Baotou Iron and Steel Co., Research Institute of Rail Science, Central Iron and Steel Research Institute, Guangzhou Rail Group Co. The Collection of the Appraisal Data of the BNbRE Rail Steel. Baotou: Baotou Iron and Steel Co. Press, 1997: 5 (包头钢铁公司,铁道部科学研究院,冶金工业部钢铁研究总 院,广州铁路(集团)公司. BNbRE 钢轨鉴定材料. 包头: 包头钢铁公司, 1997: 5)
- [2] Kê T S. Phys Sin, 1988; 17(2): 68
 (葛庭燧. 物理, 1988; 17(2): 68)
- [3] Ji J W, Che Y Y, Liu A S, Lu X L, You M. J Chin Rare Earth Soc, 1996; 14: 350
 (戰景文,车韵怡,刘爱生,卢先利,由 森.中国稀土学报, 1996; 14: 350)
- [4] Ji J W, Liu F D, Wang D J, Che Y Y, Hua Q Z, Liu J M, Huang Z R. Acta Metall Sin, 1999; 35: 913
 (戰景文, 刘芬娣, 王登京, 车韵怡, 华桥柱, 刘建民, 黄镇如. 金属学报, 1999; 35: 913)
- [5] Honeycombe R W K. STEELS, Microstructure and Properties. Edward Arnold, 1981: 5
- [6] Ji J W, Zhao Z Q, He L D, Geng D Q. Acta Phys Sin, 1985; 34: 1620
- [8] Zeng G Y, Che Y Y, Jin H Z, Ji J W, Huang Z R, Liu J M, Hua Q Z, Zhou X. Acta Metall Sin, 1997; 33; 912 (曾桂仪, 车韵怡, 金洪中, 戢景文, 黄镇如, 刘建民, 华桥柱,
- 周 星. 金属学报, 1997; 33; 912) [9] Yu N, Ji J W. Acat Metall Sin, 2002; 38: 230
- (于 宁, 戢景文. 金属学报, 2002; 38: 230)
- [10] Pettarra D P, Bechers D N. Acta Metall, 1967; 15: 791
- [11] Nowick A S, Berry B S. Anelastic Relaxation in Crystalline Solids. New York: Academic Press, 1972: 454
- [12] Kê T S. J Appl Phys, 1950; 21: 414
- [13] Yu N, Wang D J, Ji J W. Acta Metall Sin (Enlg Lett), 1999; 12: 694