磁性应力监测中力磁耦合特征及关键影响因素分析*

章鹏* 刘琳 陈伟民

(重庆大学光电工程学院,光电技术及系统教育部重点实验室,重庆 400044) (2013 年 5 月 2 日收到;2013 年 5 月 22 日收到修改稿)

针对磁性应力监测研究中力磁耦合关系有多种变化趋势且一直没有合理理论解释这一问题,从磁性材料的微观磁畴运动出发,根据磁致磁化过程,详细分析了两种不同磁化状态下力致磁化的变化规律,揭示出力磁耦合关系的变化特征,进而提出磁化状态是导致力磁耦合关系差异的本质因素;对工程上实际缆索用镀锌钢丝在不同磁化状态下进行了力磁耦合试验,结果与理论一致:力磁耦合关系随磁化状态的不同而不同,本质上有效地解释了已有研究中力磁耦合关系的矛盾多样性.

关键词:应力监测,磁化状态,力磁耦合,磁畴运动 PACS: 75.80.+q, 75.60.-d

DOI: 10.7498/aps.62.177501

1引言

杆/索钢构件因具有质轻性柔、承力大等优点, 已广泛应用于各种大型结构,如斜拉桥、悬索桥、 机场等.作为承力或传力构件,杆/索件的拉伸应力 大小是评价整个结构安全状况的关键参数^[1,2].而 目前针对在役杆/索钢构件的应力监测技术仍面临 挑战,已有方法都存在各自的发展瓶颈,只有磁性 应力监测方法因耐腐蚀、实际应力测量、无损监 测和长寿命等优势而备受关注,被认为是一种极具 发展潜力的方法^[3,4].杆/索钢构件是铁磁性材料, 当其在一定磁化条件下受到外界应力作用时,其磁 导率、磁感应强度等磁性参数将发生相应变化,通 过常规的电测技术将这些磁特性参数转换为电参 数,则可实现构件的应力测量^[5].

然而,在杆/索钢构件磁性应力监测技术的现有 研究报道中,杆/索件应力引起的磁特性变化差异 极大,出现了多种相互矛盾的力磁耦合关系:既有 磁导率随拉伸应力的增大而单调增大^[6],也有随拉 伸应力的增大而单调减小^[7,8],还有磁导率随拉伸 应力的增大先减小后增大,或者先减小后增大再减 小^[9,10]等.即使对于同种铁磁性杆/索钢构件,在相 同的拉伸试验条件下,磁导率随应力变化的形式也 呈现出多样性,其趋势似乎没有规律可循.各企业 和研究机构虽然分别在激励磁场大小和传感器优 化、温度特性等方面开展了较深入的研究^[11-15], 但并没有从本质上统一这种矛盾的力磁耦合关系, 这已成为磁性应力测量中一个共性问题,严重制约 了此技术的发展,人们在实际应用中不得不对具体 的杆/索钢构件进行大量的实际标定以确定其力磁 耦合关系^[16-18],这虽然能够保证一定的测量精度, 但并没有根本性地突破这个瓶颈.对此,本文通过 从微观上探讨铁磁材料力磁耦合的变化特征,旨在 找出影响杆/索钢构件力磁耦合关系的内在关键因 素,以有效统一已有研究结果中力磁耦合关系的矛 盾多样性,突破磁性应力监测技术的理论瓶颈,为 其实用化奠定基础.

2 力磁耦合变化特征分析

为探索力磁耦合关系种种相互矛盾结果的内 在原因,将文献 [6—10] 的结果进行对比可得图 1 所示的三种典型情况.进一步分析这三种典型结果 的研究思路,发现其主要是针对杆/索钢构件的应力 监测需求,在磁场激励条件确定的情况下,研究磁

^{*}中央高校基本科研业务费(批准号: CDJXS11122218, CDJZR10120004)资助的课题.

[†] 通讯作者. E-mail: zhangpeng@cqu.edu.cn

参数随应力变化的趋势.显然这些研究都是基于力 磁耦合关系为单调函数的假设,在应力与磁化强度 的变化关系是确定的前提下,研究如何将杆/索件受 力的转换为电参数输出.从图1可看出,虽然其表 面形式是杆/索件的受力与电参数输出的关系,但它 们的实质却是杆/索件的受力与磁导率的关系,即力 磁耦合关系的外在表现,但是这个外在表现彼此差 异巨大、相互矛盾,难以作为指导磁性应力测量工 程实践的理论支撑.因此需要深入研究力磁耦合关 系的内在特征.

根据磁性应力测量的原理,将力磁耦合关系分为如图 2 所示微观的内在变化和宏观的外在测量 两个过程,即铁磁性构件受应力作用时导致磁畴的 变化过程和通过电测技术获取磁特性参数的变化 过程.力磁耦合关系的微观内在变化是内因、是关 键,而其宏观外在测量仅是结果、是形式,只有深 入理解其微观内在变化,才能正确解释其宏观外在 表现,才可能解释图 1 所示的矛盾结果.

基于磁畴假说,铁磁材料可看成是由许多磁畴 组成.在磁畴内部,原子磁矩平行取向,自发磁化强 度为 *M*_s. 当受外磁场和外应力作用时,铁磁材料内 部某些能量发生变化,为维持稳定的磁状态,将发 生磁畴运动,原有的磁畴消失,新的磁畴产生,宏观 上显磁性.由此可看出,磁畴运动改变了磁化状态 和磁化强度.根据热力学原理,稳定的磁状态一定 对应于铁磁体内总自由能的极小值状态.铁磁体内 存在五种相互作用的能量:外磁场能 *E*_H,退磁场能 *E*_d,交换能 *E*_{ex},磁各向异性能 *E*_K 和磁弹性能 *E*_σ, 则总自由能 *E* 表示为



为保持系统自由能最小,则要求 dE = 0.



图 1 力磁耦合关系研究结果 (a) 磁导率随应力增大而增大; (b) 磁导率随应力增大而减小;(c) 磁导率随应力增大先减小后 增大



图 2 磁性应力测量中力磁耦合关系的内外两个过程

 $E = E_{\rm H} + E_{\rm d} + E_{\rm ex} + E_{\rm K} + E_{\sigma}, \qquad (1)$

2.1 磁致磁化

当铁磁材料只受外磁场作用,在未加外磁场时, 如图 3(a) 所示,外磁场 H = 0,外磁场能 $E_{\rm H} = 0$,铁 磁体处于宏观退磁状态,对外不显磁性,此时铁磁 体内磁化强度 M 的分布完全受其他能量,如磁晶 各向异性能、应力各向异性能、交换能以及退磁 场能的最小条件所决定.当施加如图 3(b) 所示水平 向右的外磁场时, $H \neq 0$,铁磁体在外磁场中被磁化, 外磁场能增加,假设外磁场 H 与磁化强度 M 之间 的角度为 θ ,则外磁场能为^[19]

$$E_{\rm H} = -\mu_0 M H \cos \theta, \qquad (2)$$

式中, μ_0 是真空磁导率. 此时, 自由能主要由外磁场 能组成, 即 $E = E_{\text{H}}$. 满足能量最小原则, 则

$$\frac{\mathrm{d}E}{\mathrm{d}\theta} = \frac{\mathrm{d}E_{\mathrm{H}}}{\mathrm{d}\theta} = \mu_0 M H \sin\theta = 0. \tag{3}$$

从 (3) 式可知, $\theta = 0$ 时, $E_{\rm H}$ 和 E 最小. 根据 (2) 式可画出自由能随应力的变化如图 4 所示, 磁化强 度与外磁场之间的夹角 θ 越小, E 越小.



图 3 外磁场引起的磁畴运动 (a) 无外磁场; (b) 畴壁移动; (c) 磁畴转动

观察图 3(b) 中两个由畴壁分开的磁畴 *i* 和 *j*, *i* 磁畴内自发磁化强度 *M*_s 与磁场强度 *H* 的夹角为

θ_i, *j* 畴内 *M_s* 与 *H* 的夹角为 *θ_j*. 在外磁场 *H* 的作用 下, *i* 畴和 *j* 畴的外磁场作用能可分别表示为

$$E_{\mathrm{H}i} = -\mu_0 M_{\mathrm{s}} H \cos \theta_i,$$

$$E_{\mathrm{H}i} = -\mu_0 M_{\mathrm{s}} H \cos \theta_i.$$
(4)

由于 $\theta_i > \theta_i$, 且 $\theta \in [0^\circ, 180^\circ]$, *j* 畴的磁化方向 更接近于外磁场方向,因此 i 畴的磁位能高, 而 j 畴 的磁位能低. 根据能量最小原理的要求, i 畴内的磁 矩将转变为 i 畴一样的取向. 即在外磁场的作用下, i 畴逐步向 i 畴过渡, 对比图 3(a) 和 (b), i 畴和 i 畴 的体积分别由 Vi 和 Vi 变成为 Vi 和 Vi, i 畴的体积 变小, i 畴的体积变大, 这相当于 i 畴和 j 畴间的畴 壁向 i 畴移动了一段距离, 发生了畴壁位移. 若进一 步增大外磁场,为维持能量最小状态,磁化方向与 磁场方向最接近的磁畴体积增大,图 3(b)中阴影区 面积增大,直至畴壁位移结束,最终只剩下两种磁 畴.此时,若再继续增大外磁场,外磁场能继续增大, 如图 3(c) 所示. 根据能量最小原理, 为阻止外磁场 能的增大,根据(2)式,只有逐渐减少磁化强度与外 磁场之间的夹角 θ ,磁畴的磁化强度将偏离原来的 方向,转动到外磁场方向,磁畴发生转动.



图 4 磁致磁化过程中自由能 E 随 θ 的变化

因此,为维持系统自由能最小,阻止外磁场能 的增加,铁磁材料向着外磁场方向发生畴壁位移或 磁畴转动.当外磁场不同时,材料处于不同的磁化 状态,磁畴结构不同,磁畴运动的程度和方式不同. 畴壁移动改变了磁畴体积,磁畴转动改变了自发磁 化的方向,从而改变磁化状态和磁化强度.假设 V₀ 为块状铁磁材料的总体积,V_i为材料内第*i*个磁畴 的体积,θ_i为第*i*个磁畴的M_s与H之间的夹角,则 磁化强度的改变 ΔM 为

$$\Delta M = f(H) = f_V(H) + f_{\theta}(H)$$
$$= \sum_{i} \left[\frac{M_s \cos \theta_i \Delta V_i}{V_0} + \frac{M_s V_i \Delta \cos \theta_i}{V_0} \right], \quad (5)$$

虽然从微观上不能写出磁化强度随外磁场变化的显示关系式,但磁化曲线经研究已被熟知,如图5示.



2.2 力致磁化

2.2.1 微观特征

当铁磁材料受外界拉伸应力作用时,不仅会产 生弹性应变,还会产生磁致伸缩性质的应变,进而 增大磁各向异性能 $E_{\rm K}$ 和磁弹性能 E_{σ} .此时,为保 持系统自由能最低,就需阻止 $E_{\rm K}$ 和 E_{σ} 的增大,磁 畴将发生运动.进一步简化讨论,假定外加应力 σ 较大, $E_{\rm K}$ 远小于 E_{σ} ,并可忽略不计.若铁磁材料受 到与外磁场同轴的应力,外加应力与磁化矢量方向 之间的夹角也为 θ ,假设材料饱和磁致伸缩系数为 $\lambda_{\rm s}$,则各向同性的铁磁性材料的磁弹性能 E_{σ} 为^[19]

$$E_{\sigma} = -\frac{3}{2}\lambda_{\rm s}\sigma\cos^2\theta, \qquad (6)$$

铁磁性材料受拉伸应力时, $\lambda_s \sigma > 0$, 只有 $\theta = 0$ 或 π 才能使磁弹性能 E_σ 最小, 则畴壁移动和磁畴 转动都将使磁化强度与应力方向平行. 那么, 在某 个磁场下施加应力时, 材料自由能主要由磁弹性能 和外磁场能组成:

$$E = E_{\sigma} + E_{\rm H} = -\frac{3}{2}\lambda_{\rm s}\sigma\cos^2\theta - \mu_0 MH\cos\theta.$$
 (7)

磁化强度最终的平衡方向可根据能量最小原 则来获得

$$\frac{\mathrm{d}E}{\mathrm{d}\theta} = 3\lambda_{\rm s}\sigma\cos\theta\sin\theta + \mu_0 MH\sin\theta = 0. \quad (8)$$

从 (8) 式可得, $\theta = 0$ 或 $\arccos\left(-\frac{\mu_0 M H}{3\lambda_s \sigma}\right)$ 时, 自由能 *E* 出现极小值, 如图 6 所示. $\theta_1 = 0$ 时 *E* 最 小, 而 $\theta_2 = \arccos\left(-\frac{\mu_0 M H}{3\lambda_s \sigma}\right)$ 时 *E* 达到局部极小. 当磁化方向与应力和磁场的夹角接近 θ_2 的磁畴可 先达到局部能量最小, 最终达到全局的能量最小. 根据磁致磁化变化,由于不同磁化状态下磁畴 结构不同,相应的磁畴运动也不同,现讨论在两种 不同磁化状态下铁磁材料受到外应力的情况.如 图 5 所示的磁场 H₀ 对应着两种不同的磁化状态 A 和 B,磁化强度分别为 M_A 和 M_B, M_A < 0, M_B > 0. 这两种磁状态在微观上对应不同的磁畴结构,如图 7(a) 和 (b) 的上图所示. A 位于主磁滞回线上升支, 磁场从负饱和增加至 H₀,磁化强度从负饱和增加至 M_A,根据磁致磁化变化过程,此时以磁化方向与磁 场方向最接近的磁畴即阴影部分磁畴的畴壁位移 为主, 畴壁位移结束后进而发生磁畴转动; 而 B 位 于主磁滞回线下降支,磁场从正饱和减少至 H₀,磁 化强度从正饱和减少至 M_B,此时磁畴转动已完成, 以白色部分磁畴的畴壁位移为主.



图 6 力致磁化过程中自由能 E 随 θ 的变化

分别对以上两种磁化状态下的材料施加拉伸 应力,则磁畴发生运动,如图 7 所示,图 7(a)和 (b) 分别表示磁化状态 A 和 B 受外应力前后磁畴运动 的情况. 根据上述力致磁化过程中的能量变化特征, 图 7(a) 中磁畴 *i* 磁化方向与应力的夹角 θ_i 与 θ_2 接 近,而磁畴 *j* 的夹角 $\theta_j \in [0^\circ, 90^\circ]$ 并远离 θ_1 ,因此 $E_i < E_j$,则磁畴 *j* 的畴壁位移停止,但为使系统总 自由能最小,磁畴将朝 $\theta_1 = 0$ 的方向发生转动,磁 化强度的改变 Δ*M* 由外磁场和外应力共同决定,可 写成

$$\Delta M = f(H) + g(\sigma) = f_{\theta}(H) + g_{\theta}(\sigma)$$
$$= \sum_{i} \frac{M_{s} V_{i} \Delta \cos \theta_{i}}{V_{0}} + \sum_{j} \frac{M_{s} V_{j} \Delta \cos \theta_{j}}{V_{0}}.$$
 (9)

从 (9) 式可知, 当 $\theta_i 与 \theta_j$ 逐渐减小时, 则磁化 强度的变化量为正, 磁化强度逐渐增大.

同理,图 7(b) 中磁畴 i 和 j 的能量关系为 $E_i < E_j$,为达到稳定的能量最小状态,磁畴 i 的 畴壁位移继续,磁化强度的改变 ΔM 为

$$\Delta M = f(H) + g(\sigma) = f_V(H) + g_V(\sigma)$$

$$=\sum_{i}\frac{M_{\rm s}\cos\theta_{i}\Delta V_{i}}{V_{0}}.$$
(10)

从 (10) 式可知, 因 cos θ_i < 0, 当 V_i 逐渐增大时, 则磁化强度的变化量为负, 磁化强度逐渐减小.

综上所述,在不同磁化状态下施加外应力时, 微观上磁畴运动的方式和程度不同引起了不同的 磁化强度变化.这说明铁磁材料所处的磁化状态对 力磁耦合关系有重要的影响作用.

2.2.2 宏观特征

力致磁化的微观特征仅能说明磁化状态对力 磁耦合关系有影响,并没有指出磁化强度在应力的 作用如何变化.应力的作用始终是为了促使材料趋 于最小能量的稳定状态,某个磁场下最终的能量最 小状态就是相应的无磁滞磁化状态^[20],无磁滞磁 化曲线如图 5 红线所示.在应力作用下,微观上畴 壁移动和磁畴转动使材料趋于能量最小状态,即磁 化状态逐渐趋于无磁滞磁化状态,而在宏观上则表 现为磁化强度 M 始终朝无磁滞磁化强度 M_{an} 的方向变化,即 $M + \Delta M \rightarrow M_{an}$.因此,应力引起磁化强度变化的方向则由 ΔM 变化的符号,即 M_{an} 与 M 的相对大小来决定:

$$\frac{\mathrm{d}M}{\mathrm{d}\sigma} \propto M_{\mathrm{an}} - M. \tag{11}$$

在图 5 所示的磁化状态 A 时, *M*_A 朝 *M*_{an} 变化, 因 *M*_{an} – *M*_A > 0,则磁化强度随应力的增大而增大; 而在磁化状态 B 时 *M*_{an} – *M*_B < 0,则磁化强度随应 力的增大而减小,这与微观上的分析是一致的,但 从宏观上力磁耦合关系更加显而易见,如图 8 所示. *M*_{an} 与 *M* 的相对大小与磁化状态位于磁滞回线上 的位置有关,即与磁化状态有关,进一步说明了磁 化状态是影响力磁耦合关系的关键因素.需要注意 的是,即使在同一个磁场下,铁磁材料因磁化历程 不同和磁滞的存在而处于不同的磁化状态,施加相 同的应力后,也会出现不同的力磁耦合关系.



图 7 不同磁化状态下外应力引起的磁畴运动 (a)磁化状态 A; (b)磁化状态 B





图 8 不同磁化状态下的力磁耦合关系 (a)磁化状态 A; (b)磁化状态 B

若 *M*_{an} 仅是 *H* 的函数,则只要磁化状态一定, 力磁耦合关系就非常明晰. 但实际情况不然,随着 应力 σ 的加载, *M* 朝 *M*_{an} 变化,同时 *M*_{an} 本身也随 σ 变化 ^[21],且在不同的磁化状态下,变化的形式不 同.这使得 *M*_{an} 与 *M* 的相对大小时刻都在发生变 化,变化量的符号可能改变,力磁耦合关系的变化 趋势也随之改变.因此,在不同的磁化状态下,力磁 耦合关系可能单调递减,也可能单调递增,也可能 先减小再增大,也可能先减小再增大最后减小等. 这可很好地统一已有研究中出现的力磁耦合关系 的矛盾多样性.

3 磁化状态影响试验

为验证理论的正确性,对工程上实际缆索用镀 锌钢丝进行不同磁化状态下的力磁耦合试验,试验 系统如图 9 所示.由于铁磁性材料存在磁滞特性, 被测钢丝因经历不同的磁化过程而处于不同的磁 化状态.通过调节缠绕在被测钢丝上的励磁线圈中 通过的激励电流,从而得到所需的磁化状态,激励 电流由 PC 机编程控制数据采集卡模拟输出信号, 再经功率放大后而获得. 被测钢丝经由夹具夹持于 拉力机上, 在某个磁化状态下, 拉力机对被测钢丝 施加拉伸应力, 磁场与应力同轴, 与此同时, 黏贴于 钢丝表面的磁阻传感器感知其磁参数的变化, 并将 磁参数转换成电参数, 经放大、滤波等处理后输入 至 PC 机显示和保存.

镀锌钢丝的标准强度为 1860 MPa, 实际应用 中常用的范围为标准强度的 20%—40%, 因此试验 中主要关注钢丝的受力为标准强度的 0%—50%, 应力为 0—885 MPa. 试验开始前, 对被测钢丝进 行 3 次预张拉以消除夹具夹持带来的影响. 试验 中分别测试了磁化状态 A, B, C 三种情况下的力 磁耦合关系, 每种情况均重复测试 3 次. 磁化状态 A, B, C 分别如图 10(a), (b), (c) 黑线所示, 红线为 无磁滞磁化曲线. 达到磁化状态 A 所经历的磁化 历程为: 从被测钢丝退磁状态逐渐增大励磁电流, 使磁场从 0 增大至饱和 $H_{\rm s}$ = 15000 A/m, 再逐渐 减少励磁电流, 使磁场从 $H_{\rm s}$ 减少至 $H_{\rm 1}$ = 350. 同样的方法, 磁化状态 B, C 的磁化历程分别为: 0 \rightarrow $H_{\rm s}$ \rightarrow $H_{\rm 1}$ = 350, 0 \rightarrow $H_{\rm s}$ \rightarrow $H_{\rm 1}$ = 1300 \rightarrow $H_{\rm 2}$ = 150.



图 9 试验系统图

力磁耦合关系的试验结果如图 11 所示,为便 于比较,电压绝对测量值换算为相对变化量.从结 果可知,当被测构件所处的磁化状态不同时,其力 磁耦合关系也不同.在磁化状态 A 时, *M*_A(*H*₁)大 于*M*_{an}(*H*₁),并远离*M*_{an}(*H*₁),施加应力后,*M*_A(*H*₁) 逐渐朝*M*_{an}(*H*₁) 变化即*M*_A(*H*₁)逐渐减小,磁化强 度随应力的增大而减小;由于*M*_A(*H*₁)和*M*_{an}(*H*₁) 都随应力的变化而变化,随着应力增大到足够大 时,这两者的相对大小关系有可能始终保持不变 直至饱和,力磁耦合关系的变化趋势不变,也有可能发生变化,从而使力磁耦合关系的变化趋势反向,这还有待进一步的深入研究.在此次试验的应力范围内,力磁耦合关系的变化趋势没有改变.在磁化状态 B 时, *M*_B(*H*₁)小于 *M*_{an}(*H*₁),并远离 *M*_{an}(*H*₁),施加应力后, *M*_B(*H*₁)逐渐朝 *M*_{an}(*H*₁) 变化即 *M*_B(*H*₁)逐渐增大,磁化强度随应力的增大而增大,由于 *M*_B(*H*₁) ≪ *M*_{an}(*H*₁),在试验应力范围内力磁耦合关系始终没有改变.在磁化状态 C 时, *M*_C(*H*₂) 略大于 *M*_{an}(*H*₂), 施加应力后, *M*_C(*H*₂) 逐渐朝 *M*_{an}(*H*₂) 变化即 *M*_C(*H*₂) 逐渐增大, 磁化强 度随应力的增大而增大; 但因 *M*_C(*H*₂) 只略大于

*M*_{an}(*H*₂),随着应力的增大两者的相对大小很快发 生变化,在试验应力范围内力磁耦合关系先减小后 增大.



图 11 不同磁化状态下的力磁耦合关系 (a) 磁化状态 A; (b) 磁化状态 B; (c) 磁化状态 C

从上述分析可知,试验结果与理论一致,并与 己有的研究结果也是符合的.因此,从磁化状态这 个角度可以很好地解释力磁耦合关系的矛盾多样 性,为磁性应力监测方法在实际工程中的应用提供 了有效的理论指导.在实际工程应用中,必须考虑 到被测构件磁化状态的影响,才能确保测量的一致 性和精度.

4 结 论

对力磁耦合变化特征的探讨表明, 微观上应力

引起的磁畴运动始终使材料趋于自由能最小的稳 定状态,宏观上则表现为应力引起的磁化强度始终 朝无磁滞磁化强度变化.在此基础上,指出磁化状 态是影响力磁耦合关系的关键因素.通过对工程中 实际缆索用镀锌钢丝在不同磁化状态下进行力磁 耦合试验,结果表明:不同的磁化状态下,力磁耦合 关系不同.这为解释磁性应力监测研究中力磁耦合 关系有多种完全不同的变化趋势找到了理论依据, 有效统一了其矛盾多样性,但磁化状态对力磁耦合 关系的具体影响还需进一步建模分析.

- [1] Li K, Ju Y, Han J, Zhou C 2009 Mater. Struct. 42 923
- [2] Ko J M, Ni Y Q 2005 Eng. Struct. 27 1715
- [3] Kvasnica B, Fabo P 1996 Meas. Sci. Technol. 7 763
- [4] Sumitro S, Kurokawa S, Shimano K, Wang M L 2005 Smart. Mater. Struct. 14 68
- [5] Atherton D L, Coathup L W, Jiles D C 1983 IEEE. T. Magn. 19 1564
- [6] Wang G D, Wang M L, Zhao Y, Chen Y, Sun B N 2005 Proceedings of SPIE: Smart Structures and Materials-Sensors and Smart Structures Technologies for Civil, Mechanical, and Aerospace Systems San Diego, United States, March 7–10,2005 p 395
- [7] Sumitro S, Wang M L 2005 Struct. Control. Hlth. 12 445
- [8] Wichmann H J, Holst A, Budelmann H 2009 Non-Destructive Testing in Civil Engineering Nantes, France, June 30–July 3
- [9] Liu L, Chen W M, Liu X M, Zhang P 2012 Adv. Sci. Lett. 11 295
- [10] Wang W 2005 Ph.D. dissertation (Xi'an: Xi'an University of Architecture & Technology) (in chinese) [王威 2005 博士学位论文 (西安: 西安建筑科技大学)]
- [11] Guo Z Z, Hu X B 2013 Acta Phys. Sin. 62 057501 (in Chinese) [郭子

政, 胡旭波 2013 物理学报 62 057501]

- [12] Singh V, Lloyd G M, Wang M L 2004 NDT & E. Int. 27 525
- [13] Tang D D, Huang S L, Chen W M, Jiang J S 2008 Smart. Mater. Struct. 17 19
- [14] Zhang P, Liu X L, Chen W M, Liu L 2010 J. Sci. Instrum. 31 2467 (in Chinese) [章鹏, 刘小亮, 陈伟民, 刘琳 2010 仪器仪表学报 31 2467]
- [15] Xia A L, Fang Y K, Guo Z H, Li W, Han B S 2006 Chin. Phys. Lett. 23 1289
- [16] Wang M L, Chen Z L, Koontz S S, Lloyd G M 2000 Proceedings of SPIE: Non-destructive Evaluation of Highways, Utilities and Pipelines Newport Beach, United State, March 5–9, 2000 p492
- [17] Lloyd G M, Singh V, Wang M L, Hovorka O 2003 IEEE. Sens. J. 3 708
- [18] Jarosevic A 1998 Smart Struct. Syst. 35 107
- [19] Jiles D C 1991 Introduction to magnetism and magnetic materials (London, UK: Chapman and hall) pp69–98
- [20] Liorzou F, Phelps B, Atherton D L 2000 IEEE. T. Magn. 36 418
- [21] Jiles D C 1995 J. Phys. D Appl. Phys. 28 1537

Analysis of characteristics and key influencing factors in magnetomechanical behavior for cable stress monitoring*

Zhang Peng[†] Liu Lin Chen Wei-Min

(College of Optoelectronic Engineering, Chongqing University, Key Lab. for Optoelectronic Technology & Systems of Ministry of Education, Chongqing

400044, China)

(Received 2 May 2013; revised manuscript received 22 May 2013)

Abstract

Until recently the magnetomechanical behavior has been rather poorly understood with contradictory results and interpretations from different investigators in the study of stress monitoring by magnetic method. Based on the domain motion and field-induced magnetization process of magnetic material, the stress-induced magnetization process in two different magnetization states is analyzed in detail. Characteristics of the magnetomechanical behavior are revealed. Domain motion caused by stress always makes materials tend to stable state of free energy minimum and accordingly the magnetization will approach the anhysterestic magnetization. Moreover, it can be concluded that magnetization state is an essential factor influencing the magnetization state, and the results are in accord with the theoretical analyses. The magnetomechanical behavior is changed with magnetization state, which can be effectively used to explain the existing complex and diverse research results.

Keywords: stress monitoring, magnetization state, magnetomechanical behavior, domain motion

PACS: 75.80.+q, 75.60.-d

DOI: 10.7498/aps.62.177501

^{*} Project supported by the Fundamental Research Funds for the Central Universities, China (Grant Nos. CDJXS11122218, CDJZR10120004).

[†] Corresponding author. E-mail: zhangpeng@cqu.edu.cn