掺铁铌酸锂晶体的光电导衰减特性研究

陈小兰 张耘节 冉启义

(西南大学物理科学与技术学院,重庆 400715)

(2012年7月7日收到; 2012年8月26日收到修改稿)

利用电化学分析仪对掺铁同成分铌酸锂晶体进行瞬态光电导研究. 以不同掺铁浓度铌酸锂晶体为样品, 在不同 强度的纳秒级脉冲光照射下对光电导的研究发现: 铌酸锂晶体的瞬态光电导是由较为复杂的电子迁移过程形成, 其 衰减可以用一个指数函数叠加一个扩展指数来拟合. 拟合参数与光强、掺铁浓度存在以下依赖关系: 入射光强增强 时, 幅值 σ_1^{max} 、 σ_2^{max} 、时间常数 τ_2 和扩展因子 β 值增大, 在光强增大到一定时, τ_2 和 β 出现饱和; 晶体的掺铁浓度 升高时, σ_1^{max} 、 σ_2^{max} 、 τ_2 值增大, 而 β 值减小. 根据实验结果, 从理论上提出了光电子导带迁移伴随光电子在小极 化子上跳跃迁移的复合电荷传输模型. 该模型较好地解释了掺铁同成分铌酸锂晶体的光电导的衰减特点.

关键词: 铌酸锂晶体, 光电导, 暗衰减, 电荷传输 PACS: 72.20.Jv, 42.70.Nq

1引言

光折变晶体是当前光电等领域应用广泛的功能材料,其中掺铁铌酸锂晶体因其在全息存储、光波导、光电调制器等方面的应用而成为研究最多的光折变晶体之一^[1,2].掺铁铌酸锂晶体材料内部的电荷传输几乎涉及到所有光电应用,特别是全息存储的应用^[3]——光致电荷传输正是该应用的基础.对光致电荷传输机理的深入研究,可以更好地了解光电过程的微观机理,充分利用材料的相应特性,从而实现应用的优化.

描述掺铁铌酸锂晶体光致电荷传输的模型一般有两种:一种是双中心模型^[4-6],一种是电荷跳跃传输模型^[7-9].两种模型给出了不同的电荷传输 微观机理:在前一个模型中,电子受光激发从Fe²⁺中心跃迁至导带,在导带中迁移,随后被Nb⁵⁺暂时 俘获,形成小极化子 Nb⁴⁺,最后复合到Fe³⁺中心;在后一个模型中,电子从Fe²⁺直接激发到Nb⁵⁺上,受热激发在Nb⁵⁺间随机跳跃运动,随后被Nb⁵⁺上,受热激发在Nb⁵⁺间随机跳跃运动,随后被Nb⁵⁺上,受热激发电了重新回到Nb⁵⁺上继续跳跃迁移,最终被Fe³⁺复合.上述两种模型,哪种更接近晶体内实际的光致

DOI: 10.7498/aps.62.037201

电荷传输机理呢? 光折变实验 (PR) 和稳定光电导 实验 (PC) 很难区分这两种传输机理. 因此, 需要设 计一种新的实验, 进一步研究掺铁铌酸锂晶体内部 的电荷传输机理.

本文通过对不同掺铁浓度的同成分铌酸锂晶体 CLN 在高强度 (*I* > 10³ W/cm²)短脉冲绿光照射下的光电导及其暗衰减测量,研究光电子在晶体内部的微观传输机理,提出了与实验结果相符合的一种复合电荷传输模型.

2 实验装置

实验样品为四块掺铁 CLN 晶体, 掺铁浓度 [Fe]/[Nb] 依次为 0.02 mol%, 0.04 mol%, 0.06 mol%, 0.08 mol%, 分别标记为 CLN₁, CLN₂, CLN₃, CLN₄, 所有晶体的二、三价铁浓度之比均为 $N_{\text{Fe}^{2+}}$ / $N_{\text{Fe}^{3+}} \approx 0.2 \pm 0.01$. 晶体面抛光均为 $\pm Y$, 尺寸均为 8.0 mm × 8.0 mm × 5.0 mm. 晶体均系原生态.

本实验采用电化学分析仪的计时电流法来测算晶体的瞬时光电导.实验装置如图 1 所示,所有测量均在室温下进行.Nd:YAG 发出的脉冲光经调 Q,倍频(波长 532 nm,脉宽约 20 ns,频率为 1 Hz,O 光)扩束后通过窗口均匀照射到整个晶体表面(Y

[†]通讯作者. E-mail: yzhang@swu.edu.cn

^{© 2013} 中国物理学会 Chinese Physical Society

面),晶体 ±Z 面涂上导电银漆粘附铜丝后与电化 学分析仪连接,置于开窗的微电流放大器中.晶体 ±Z 所加电压恒定为 1 V.晶体表面被激光均匀辐 照,扩散电流可忽略不计,且辐照激光是短脉冲光, 使得由光伏效应引起的光伏传输长度非常短,光伏 电流对光电流的贡献也可忽略不计^[9].光电流可 表为

$$\mathbf{j}(I) = \boldsymbol{\sigma}_{\mathrm{ph}} E,\tag{1}$$

光电导表示为

$$\sigma_{\rm ph}(t) = \frac{{\rm i}(t)}{U} \frac{d}{s},\tag{2}$$

其中 *d* 表示 ±*Z* 面之间的距离, *s* 是 *d*±*Z* 面的面积, *U* 为加在 ±*Z* 面间的电压. 每次测量仅让一个脉冲 通过晶体, 且测量前将铜丝短接两分钟, 以避免晶 体内可能出现空间电荷场.



图 1 光电导测量装置图 L,激光器; P,偏振片; B,扩束镜; A, 微电流放大器; S, 样品; E, 电化学分析仪

3 实验结果

3.1 光电导暗衰减的拟合

利用强度为 0.5 MW/cm² 的绿脉冲光辐照晶体,光电导的瞬时响应图及衰减情况如图 2 所示.

激光在 t = 0 s 时通过晶体, 光电导迅速增大到 最大值, 然后逐渐减小直到完全消失, 弛豫时间约 9 ms. 现对铌酸锂晶体光电导的暗衰减部分进行研 究, 其中时间采用对数坐标表示, 我们发现光电导 暗衰减呈现两个部分 (图 3). 我们试用双指数函数

$$\sigma_{\rm ph}(t) = \sigma_1(t = t_{\rm p}) \exp(-t/\tau_1) + \sigma_2(t = t_{\rm p}) (\exp(-t/\tau_2)$$
(3)

拟合,但是拟合的结果并不好,换用指数函数加扩展指数函数 (4) 进行拟合,得到了很好的拟合结果



图 2 光电导随时间的衰减曲线 (样品 CLN₁,光强为 5.1×10⁵ W/cm²)

(图3插图).

$$\sigma_{\rm ph}(t) = \sigma_1(t = t_{\rm p}) \exp[-(t/\tau_1)] + \sigma_2(t = t_{\rm p}) \exp[-(t/\tau_2)^\beta], \qquad (4)$$

该函数有 5 个独立的拟合参数: 幅值 $\sigma_1(t = t_p) = \sigma_1^{\text{max}}, \sigma_2(t = t_p) = \sigma_2^{\text{max}};$ 时间常数 $\tau_1, \tau_2;$ 扩展因子 β . 拟合值见表 1.

表1 拟合参数值

$\sigma_1^{\mathrm{max}}/\Omega^{-1}{\cdot}\mathrm{cm}^{-1}$	$\sigma_2^{max}/\Omega^{-1}{\cdot}cm^{-1}$	$ au_1/\mu s$	$ au_2/\mu s$	β
$3.80 imes10^{-9}$	$2.80 imes10^{-9}$	64.5	721.3	0.6



图 3 同成分 LN:Fe 晶体光电导的衰减曲线及其拟合结果 (插图) (掺铁浓度 [Fe]/[Nb] = 0.02 mol%, 脉冲光强 I = 0.5 MW/cm²)

3.2 各参数与光强、掺铁浓度的关系

我们发现所有样品在不同脉冲光强度辐照下, $\sigma_{ph}(t)$ 均能用函数 (4) 式描述.为探究光强和 掺铁浓度的影响, 我们在 3.6×10^4 W/cm² $\leq I \leq 8 \times 10^5$ W/cm² 范围内改变光强, 测量掺铁浓度不同

样品. 如预期一样,所有样品的 σ_1^{max} 和 σ_2^{max} 都随 脉冲光强度的增加而增加 (图 4). 同一光强下, 掺铁 浓度越大, σ_1^{max} 和 σ_2^{max} 值越大.



图 4 光电导衰减拟合参数 σ_1^{max} 和 σ_2^{max} 随脉冲光强度的变化关系

光电导暗衰减的快慢由时间常量 τ_1 、 τ_2 和 扩展因子 β 决定. 在所有实验条件下, $\tau_1 \approx$ (64.5±0.2)µs,不受脉冲光强和掺铁浓度的影响. τ_2 的值比 τ_1 约大一个数量级,随光强从 338.8 µs 增加到 720.3 µs. β 值的变化范围为 0.3 ≤ β ≤ 0.6. 图 5(a) 和 5(b) 分别给出了具体的 $\tau_2(I)$ 和 β(I). 在 低光强范围内, τ_2 和 β 的值迅速增大,光强增加到 5.1 × 10⁵ W/cm² 时, τ_2 和 β 值达到饱和. 在同一光 强下,随着掺铁浓度的增加, β 的值在增加,而 τ_2 的 值在减小,但在高光强范围内, β 不再受掺铁浓度 的影响,各晶体的 τ_2 均约等于 0.6.

4 分析与讨论

根据双中心模型, 光电导表示为 $\sigma_{ph}(t) = e\mu_1$ n(t) (μ_1 为电子在导带中的迁移率, n 为导带电子



图 5 光电导衰减拟合参数 τ2 和 β 随脉冲光强度的变化关系

数密度), 光电导的衰减形式由导带电子的衰减 过程决定, 因此光电导将以指数的形式衰减. 根 据电荷跳跃模型, $\sigma_{ph}(t) = e\mu_2 N_{Nb^{4+}}(t)$ (μ_2 为在电 子 Nb⁵⁺间的跳跃迁移率, Nb⁴⁺为小极化密度), 己有大量的实验证明, 小极化子是以扩展指数 $N_{Nb^{4+}}(t)/N_{Nb^{4+}}(0) = \exp[-(t/\tau)^{\beta}] 衰减 ^[11,12], 因此,$ 光电导将以扩展指数的形式衰减. 根据实验结果,当脉冲光过后, 光电导是以一个指数函数和一个扩展指数叠加形式衰减, 如图 3 所示. 表明双中心模型和电荷跳跃传输模型均不能对本实验给予很好的解释, 但可以合理推测, 光激发的电子一部分在导带迁移, 另一部分自陷到 Nb⁴⁺上跳跃迁移.

基于以上分析,建立如图 6 所示的电荷传输模型. 在此模型中,电子受光激发从 Fe²⁺中心跃迁至导带,一部分光电子通过导带迁移;另一部分光电子由导带自陷到到离源 Fe²⁺中心最近的 Nb⁵⁺上,形成自由小极化子,受热激发电子会在自由小极化子上随机跳跃,在电场的作用下,受激电子在宏观上出现定向迁移,最终复合到受主中心 Fe³⁺上. Fe 离子和反位铌 (Nb⁵⁺) 一样都占锂位,随机运动的电

子在复合到受主 Fe³⁺前,会暂时被晶体中密度更大的 Nb⁵⁺ 俘获,形成束缚小极化子.要使电子从这更深的陷进激发出来,需要更大的激活能,导致光电子有更长的寿命.



图6 电荷传输模型

通常小极化上的电子跳跃的路径不同、距离 不同,这就导致各电子的寿命一般不同,因此那部 分从小极化子复合到 Fe³⁺中心的电子的寿命不 是一个值,而是形成了寿命谱,是这些电子的平均 寿命.假设小极化子上的电子寿命都等于平均寿 命,图6的模型简化为双中心模型.因此,我们以带 输运动力学方程为基础来分析光电导的瞬时衰减 情况.

当短脉冲光强度均匀照射在晶体上时,描述晶体内导带电子沿 C 轴方向电荷传输的基本方程为

$$\frac{dN_{Fe^{3+}}}{dt} = sIN_{Fe^{2+}} - r'nN_{Fe^{3+}} - r''N_{Nb}N_{Fe^{3+}}, \qquad (5)$$

$$\frac{\mathrm{d}N_{\mathrm{Nb}^{5+}}}{\mathrm{d}t} = -rnN_{\mathrm{Nb}^{5+}} + BN_{\mathrm{Nb}^{4+}} + r''N_{\mathrm{Nb}^{4+}}N_{\mathrm{Fe}^{3+}}, \ (6)$$

$$\frac{\mathrm{d}n}{\mathrm{d}t} = \frac{\mathrm{d}N_{\mathrm{Fe}^{3+}}}{\mathrm{d}t} + \frac{\mathrm{d}N_{\mathrm{Nb}^{5+}}}{\mathrm{d}t},\tag{7}$$

$$j = (e\mu_1 n + e\mu_2 N_{\rm Nb^{4+}})E,$$
 (8)

$$\sigma_{\rm ph} = e\mu_1 n + e\mu_2 N_{\rm Nb^{4+}},\tag{9}$$

式中 n 为导带电子密度, N_{Fe²⁺} 为施主密度, N_{Fe³⁺} 受 主密度, N_{Nb⁴⁺} 俘获了电子的浅陷阱密度, N_{Nb⁵⁺} 为 空的浅陷阱密度, s 是光激发常数, I 是光强, r 为俘 获概率, r' 为从导带到受主的复合概率, r" 为从陷 阱到受主的复合几率.

在确定光强下,对掺杂浓度一定的晶体,载 流子的俘获概率和复合概率为常数,可写成: $rN_{Nb^{5+}} = 1/t_1, r'N_{Fe^{3+}} = 1/t_3$,各小极化子因与深 能级距离不同,复合时间不同,但其平均复合时间 为常数,令 $r''N_{Fe^{3+}} = 1/t_4$,最后将热激发效率写成 $B = 1/t_2; n \ll N_{\text{Fe}^{2+}}, N_{\text{Fe}^{2+}}$ 看作不变. 由 (5)—(7) 式 得:

$$\begin{aligned} \frac{\mathrm{d}^2 n}{\mathrm{d}t^2} + \left(\frac{1}{t_1} + \frac{1}{t_2} + \frac{1}{t_3} + \frac{1}{t_4}\right) \frac{\mathrm{d}n}{\mathrm{d}t} \\ + \left(\frac{1}{t_1 t_4} + \frac{1}{t_2 t_3} + \frac{1}{t_3 t_4}\right) n \\ = sIN_{\mathrm{Fe}^{2+}} \left(\frac{1}{t_2} + \frac{1}{t_4}\right). \end{aligned} \tag{10}$$

$$\Leftrightarrow \qquad r \pm = \frac{1}{2} \left\{ -\left(\frac{1}{t_1} + \frac{1}{t_2} + \frac{1}{t_3} + \frac{1}{t_4}\right) \\ \pm \left[\left(\frac{1}{t_1} + \frac{1}{t_2} + \frac{1}{t_3} + \frac{1}{t_4}\right)^2 \\ - 4\left(\frac{1}{t_1 t_4} + \frac{1}{t_2 t_3} + \frac{1}{t_3 t_4}\right)\right]^{1/2} \right\}, \qquad r_- = -\frac{1}{T_1}, \qquad r_+ = -\frac{1}{T_2}, \\ \frac{1}{t_2} + \frac{1}{t_4} = \frac{1}{T_3}. \end{aligned}$$

(10) 式写成:

$$\frac{\mathrm{d}^2 n}{\mathrm{d}t^2} + \left(\frac{1}{T_1} + \frac{1}{T_2}\right)\frac{\mathrm{d}n}{\mathrm{d}t} + \frac{1}{T_1T_2}n = sIN_{\mathrm{Fe}^{2+}}\frac{1}{T_3}.$$
 (11)

当脉冲光通过时 (*t* ≤ *t*_p, *t*_p 为脉冲持续时间 20 ns), 光脉冲可看作矩形脉冲, 方程 (11) 的通解为

$$n(t) = C_1 e^{-(t/T_1)} + C_2 e^{-(t/T_2)} + sIN_{F^{2+}} \frac{T_1 T_2}{T_3}, \quad (12)$$

代入初始条件: n(t = 0) = 0, $N_{Nb^{4+}}(t = 0) = 0$, 确定 系数 C_1 和 C_2

$$n(t) = sI_0 N_{\text{Fe}^{2+}} \frac{T_1 T_2}{T_3} \left[\frac{T_3 - T_1}{T_1 - T_2} e^{-(t/T_1)} + \frac{T_3 - T_2}{T_2 - T_1} e^{-(t/T_2)} + 1 \right],$$
(13)

当激光通过后 (*t* > *T*_P), 导带电子以 *n*(*t* = *t*_p), *N*_{Nb⁴⁺}(*t* = *T*_P) 为初值开始复合, 此时, *I* = 0, 导带电子衰减的形式为

$$n(t) = C'_1 e^{-(t/T_1)} + C'^{-(t/T_2)}_2, \qquad (14)$$

带入初始条件,确定系数 C'1 和 C'2

$$n(t) = sI_0 N_{\text{Fe}^{2+}} \frac{T_1 T_2}{T_1 - T_2} \left[\frac{T_1 - T_3}{T_3} (1 - e^{-(T_P/T_1)}) \times e^{-((t - T_P)/T_1)} - \frac{T_2 - T_3}{T_3} (1 - e^{-(T_P/T_2)}) \times e^{-((t - T_P)/T_2)} \right].$$
(15)

需要注意的是, t_4 是电子从小极化子复合到 Fe³⁺ 的平均寿命,小极化子复合的形式为: $N_{Nb^{4+}}(t)/N_{Nb^{4+}}(0) = \exp[-(t/\tau)^{\beta}]^{[11,12]}$ (小极化子的复合 实质为小极化子上的电子复合,其中 β 反映这些), 反映这些小极化子的寿命偏离平均寿命的程度.考 虑电子的实际衰减与假设的偏差,需对复合时间 t_4 进行修正, $t_4 \rightarrow qt_4$, q 是扩展因子 β 的函数 (如图 6 所示)^[13],实验测得 $\beta = (0.3 - 0.6)$,修正后 T_1, T_2, T_3 变为 T'_1, T'_2, T'_3 , 但导带光电子的衰减形式不变. 虽 然导带电子以双指数函数衰减,但第一个指数的寿 命 $T'_1 < 10^{-9}$ s, 实验仪器 (μ s 级) 无法捕捉到,对于 本实验 ($T_P \approx 20$ ns, $T'_1 \leq 1$ ns, $T'_2 \approx 10^{-5}$ s) 测得的是 第一个指数衰减后的情况.



图 7 因子 1/q 与扩展因子 β 的关系

此时
$$t \ge t_1, T'_{\ll}T'_2, T_P \ll T'_2$$
:
 $n(t) \approx sI_0 N_{Fe^{2+}} T_P \frac{T'_1}{T'_3} \left(1 - \frac{T'_3}{T'_2}\right) e^{-((t-T_P)/T'_2)},$ (16)

 σ_1 表示为

$$\sigma_{1}(t) = e\mu_{1}n(t) \approx e\mu_{1}sI_{0}N_{\mathrm{Fe}^{2+}}T_{\mathrm{P}}\frac{T_{1}'}{T_{3}'}\left(1 - \frac{T_{3}'}{T_{2}'}\right) \times \mathrm{e}^{-((t-T_{\mathrm{P}})/T_{2}')}.$$
(17)

根据双中心模型, 当掺铁浓度一定时, 光电子 从小极化子上直接复合, t_4 同 t_1 , t_2 , t_3 一样为常数, $\sigma_1^{max} \propto I$, 光电导随光强线性变化. 根据我们的电 荷传输模型 (图 5), 小极化子上的光电子会跳跃迁 移一段时间后复合. 光电子陷入 Nb⁵⁺_{Li} 中心或 Fe³⁺ 中心是局部的, 这样, 小极化子上的光电子寿命取 决于到深陷阱中心 (Fe³⁺) 的物理距离. 各小极化 子的寿命一般不同, 因此得到的是小极化子的寿命 谱, 而不是单指数弛豫过程, 且寿命谱越宽的扩展 因子 β 越小. 电子由 Fe²⁺ 中心激发后最先陷入与 源 Fe²⁺ 中心邻近的 Nb⁵⁺_{Li} 上, 在脉冲光持续时间内,

电子从小极化子激发后陷入其他的 Nb₁⁵⁺ 或 Fe³⁺ 上,当脉冲光强度增大时,电子会陷入更远的中心. 这样增加脉冲光强度会导致两个结果:首先使得小 极化子到深陷阱中心的平均距离变大,其次使得晶 体中小极化子分布得更均匀. 前者导致小极化子的 平均寿命 t4 增加,后者使小极化子到深陷阱的实际 距离偏离其平均距离的值变小了,从而引起扩展因 子增大(更趋近于1). 若光强继续增加,小极化子 分布得更均匀,光强对小极化子分布的影响越小. t4 和随光强改变, 使得 T'_1, T'_2, T'_3 也随光强改变, 其 中 T'3 受光强影响最大. 由 (17) 式可知, σ₁^{max} 与光 强 I 成非线性关系, 与实验结果相符合 (图 4(a)). 实 验测得的导带光电子衰减时间 $\tau_1 \approx (64.5 \pm 0.2) \mu s$, 几乎不受光强的影响, 而根据分析, $\tau_1 = T'_2$, 随光强 改变. 在我们实验的光强范围内, τ1 变化不大, 且 测量和拟合时存在误差,导致实验和理论结果出现 偏差.

根据我们的电荷传输模型,小极化子浓度的衰 减形式为

$$N_{\mathrm{Nb}^{4+}}(t) = N_{\mathrm{Nb}^{4+}}(t=t_{\mathrm{p}})\exp[-(t/T)^{\beta}],$$
 (18)

其中

$$N_{\text{Nb}^{4^+}}(t = t_{\text{p}})$$

$$= sI_0 N_{\text{Fe}^{2+}} t_2 \frac{T_1' T_2'}{T_3'} \left[\frac{T_3' - T_1'}{-T_2'} e^{-(T_{\text{P}}/T_1')} \left(\frac{1}{t_1'} + \frac{1}{t_3'} - 1 \right) + \frac{T_3' - T_2'}{T_2} e^{-(T_{\text{P}}'/T_2')} \left(\frac{1}{t_1} + \frac{1}{t_3} + 1 \right) + \left(\frac{1}{t_1} + \frac{1}{t_3} + 1 \right) \right], \quad (19)$$

 σ_2 表示为

$$\sigma_2(t) = e\mu_2 N_{\rm Nb^{4^+}}(t). \tag{20}$$

根据 (19) 和 (20) 式, $\sigma_2^{\text{max}} 与 I$ 呈非线性关系. 小极 化子浓度的衰减快慢受 t_1, t_2, t_3 影响, 但主要由 t_4 和 β 决定, 因此随着光强的增强, T 和 β 增大, 当光 强增大到一定值时, T 和 β 饱和. 该变化与实验结 果 $\tau_2(I)$ 和 $\beta(I)$ 一致.

光电导衰减拟合参数随掺杂的变化也能 用上述模型解释.本实验所使用的所有样品, $N_{\text{Fe}^{2+}}/N_{\text{Fe}^{3+}} \approx 0.2$,当 N_{Fe} 增大时, $N_{\text{Fe}^{2+}}$ 和 $N_{\text{Fe}^{3+}}$ 均 增大.根据(17)和(18)式,幅值 σ_1^{max} 和 σ_2^{max} 随 Fe^{2+} 的浓度 $N_{\text{Fe}^{2+}}$ 增加而增加,由于时间参数受三 价铁影响,光电导幅值随掺铁浓度非线性增加.光 电导衰减速度依赖于 N_{Fe^{3+}</sub>, N_{Fe³⁺} 缩短了小极化子 上的电子到深陷阱中的距离, 且实际距离偏离其平 均距离的值变小, 使得光电导扩展指数部分的衰减 平均时间缩短, 而扩展因子 β 增大, 但当入射光强 太强时, 光电子分布已趋于均匀, 扩展因子就不再 受掺杂和光强的影响.</sub>}

我们的电荷传输模型能很好地解释光电导的 衰减特性. 该模型可以看作双中心模型和电荷跳跃 传输模型的结合,更能反映掺铁 CLN 铌酸锂晶体 的电荷传输机理. 5 结 论

实验研究了不同掺铁浓度 CLN 晶体在脉冲绿 光下的瞬态光电导及其衰减过程.实验结果表明: 光电导以指数和扩展指数叠加的形式衰减, 拟合参 数随光强和掺铁浓度变化.分析实验结果得出, 在 高光强照射下, 掺铁 CLN 晶体中的电子同时在导 带中和小极化子上迁移, 光电导还包括电子在小极 化上迁移的贡献, 表示为

 $\sigma_{\rm ph} = e\mu_1 n + e\mu_2 N_{\rm Nb^{4+}}.$

- [1] Giinter P, Huignard J P 1988 Topics Appl. Phys. 61 295
- [2] Wong K K 2002 Properties of Lithium Niobate (London: INSPEC) p113

[3] Fu B, Zhang G Q, Liu X M, Shen Y, Xu Q J, Kong Y F, Chen S L, Xu J J 2008 Acta Phys. Sin. 57 2946 (in Chinese) [付博, 张国权, 刘祥明, 申岩, 徐庆君, 孔勇发, 陈绍林, 许京军 2008 物理学报 57 2946]

- [4] Carnicer J, Caballer O, Carrascos M, Cabrera J M 2004 Appl. Phys. B Laser Opt. 79 351
- [5] Lüdtke F, Waasem N, Buse K, Sturman B 2011 Appl. Phys. B 105 35
- [6] Jermann F, Otten J 1993 J. Opt. Soc. Am. B 10 2085

- [7] Zylbersztejn A 1976 Appl. Phys. Lett. 29 778
- [8] Josch W, Münser R, Ruppel W, Würfel P 1978 Ferroelectrics 21 623
- [9] Carnicero J, Carrascosa M, García G, Agulló-López F 2005 *Phys. Rev.* B 72 245108
- [10] Yang B, Yan X N, Lu C Y 2010 Acta Photonic Sinica 39 214 (in Chinese) [杨冰, 阎晓娜, 路灿云 2010 光子学报 39 214]
- [11] Berben D, Buse K, Wevering S 2000 Appl. Phys. 87 1034
- [12] Herth P, Schaniel D, Woike Th 2005 Phys. Rev. B 71 125128
- [13] Sturman B, Carrascosa M, Agullo-Lopez F 2008 Phys. Rev. B 78 245114

Photo-conductivity decay properties of Fe-doped congruent lithium niobate crystals

Chen Xiao-Lan Zhang Yun[†] Ran Qi-Yi

(School of Physical Science and Technology, South West University, Chongqing 400715, China)

(Received 7 July 2012; revised manuscript received 26 August 2012)

Abstract

Photo-conductivity transient processes of Fe:LiNbO₃ congruent crystals are investigated by electro-chemical analyzer. The experiments are executed with Fe:LiNbO₃ crystals of different Fe concentrations in the conditions of different laser intensities. The results show that the transient photo-conductivity of the Fe-doped lithium niobate crystal is formed through a complex process of electron transport; the decay of photo-conductivity can be fitted to an exponential function and a stretched-exponential function. The dependences of the fitting parameters on laser intensity and iron-doped concentration are measured. The values of amplitudes σ_1^{max} , σ_2^{max} , time constant τ_2 and stretching factor β increase strongly at low intensities, and τ_2 and β reach their saturation value for higher intensities; with the increase of the concentration of Fe ions, the values of σ_1^{max} , σ_2^{max} and τ_2 increase, but β decreases. With experimental results, we propose a charge transfer model which includes the migration of electrons in the conductivity decay for Fe-doped congruent lithium niobate crystals.

Keywords: lithium niobate, photo-conductivity, decay, charge transport

PACS: 72.20.Jv, 42.70.Nq

DOI: 10.7498/aps.62.037201

[†] Corresponding author. E-mail: yzhang@swu.edu.cn