物理学报 Acta Physica Sinica



强脉冲电子束辐照材料表面形貌演化的模拟

喻晓 沈杰 钟昊玟 张洁 张高龙 张小富 颜莎 乐小云

Simulation on surface morphology evolution of metal targets irradiated by intense pulsed electron beam Yu Xiao Shen Jie Zhong Hao-Wen Zhang Jie Zhang Gao-Long Zhang Xiao-Fu Yan Sha Le Xiao-Yun

引用信息 Citation: Acta Physica Sinica, 64, 216102 (2015) DOI: 10.7498/aps.64.216102 在线阅读 View online: http://dx.doi.org/10.7498/aps.64.216102 当期内容 View table of contents: http://wulixb.iphy.ac.cn/CN/Y2015/V64/I21

您可能感兴趣的其他文章

Articles you may be interested in

基于 1/f噪声的 NPN 晶体管辐照感生电荷的定量分离

Quantitative separation of radiation induced charges for NPN bipolar junction transistors based on 1/fnoise model

物理学报.2015, 64(13): 136104 http://dx.doi.org/10.7498/aps.64.136104

栅控横向PNP双极晶体管基极电流峰值展宽效应及电荷分离研究

The base current broadening effect and charge separation method of gate-controlled lateral PNP bipolar transistors

物理学报.2014, 63(11): 116101 http://dx.doi.org/10.7498/aps.63.116101

氦离子低温预辐照对不锈钢中氦泡生长抑制作用的 Monte Carlo 模拟研究

Inhibition effect of low-temperature pre-irradiation of helium ions on the growth of helium bubble in stainless steel: a Monte Carlo simulation

物理学报.2014, 63(10): 106102 http://dx.doi.org/10.7498/aps.63.106102

300 eV--1 GeV质子在硅中非电离能损的计算

Numerical investigation of non-ionizing energy loss of proton at an energy range of 300 eV to 1 GeV in silicon

双极电压比较器电离辐射损伤及剂量率效应分析

Analyses of ionization radiation damage and dose rate effect of bipolar voltage comparator 物理学报.2014, 63(2): 026101 http://dx.doi.org/10.7498/aps.63.026101

强脉冲电子束辐照材料表面形貌演化的模拟^{*}

喻晓¹) 沈杰¹) 钟昊玟¹) 张洁¹) 张高龙¹) 张小富¹) 颜莎²) 乐小云¹)[†]

1)(北京航空航天大学,物理科学与核能工程学院,北京 100191)

2) (北京大学, 重离子物理研究所, 北京 100871)

(2015年4月16日收到;2015年6月30日收到修改稿)

在回顾和总结强脉冲电子束表面改性实验的基础上,利用有限元数值计算方法对强脉冲电子束辐照铝和 304不锈钢产生的温度场进行模拟,给出了靶的近表面区域流体状态存在的特征尺度和特征时间,并对不同材 料特性下熔坑的产生原因进行了讨论.采用两相流模型,通过水平集方法和有限元方法结合的计算流体力学 模拟了熔坑和表面突起形貌在表面处于熔融状态下的运动特征,通过和实验数据相对比,验证了对于高黏度, 高表面张力的高熔点金属,表面处于流体状态下的张力驱动效应是熔坑等表面形貌演化的重要原因.

关键词:强脉冲电子束,表面形貌,流场,表面张力 **PACS:** 61.80.-x, 52.59.-f, 44.10.+i, 47.61.-k

1引言

强脉冲电子束(IPEB)作用于固体材料表面时, 可以在μs或亚μs的时间范围内在材料表层μm尺 度的深度范围内形成极高的功率密度场,导致材 料表面温度剧烈地上升和下降,伴随产生熔化、汽 化、烧蚀羽流和冲击应力等现象^[1].通过这些效 应,可以对材料表面进行改性处理,达到提高材料 表面硬度,提高抗腐蚀能力,消除表面机械划痕等 效果^[2,3].而IPEB的辐照也可以在材料的表面产 生μm尺度的喷发熔坑,这对于材料的机械性能具 有不利的影响,故研究熔坑的产生和演化机理对于 IPEB表面改性技术具有重要的意义.

与IPEB材料表面处理相类似的强脉冲离子束 (IPIB) 辐照金属与合金材料的研究中也发现了熔 坑的存在,除µm尺度的离子团簇对靶表面的撞击 可以导致熔坑产生外^[4,5],晶界的存在也会诱发熔 坑产生^[5].有研究者认为,IPIB入射时,离子可以

DOI: 10.7498/aps.64.216102

引发空位产生,空位聚集并受到晶界阻碍形成低密 度区域,最终可以造成局部过热和喷发^[6].与之相 类似,对于IPEB的实验研究表明,电子的入射会 形成大量非平衡态空位及其他缺陷^[7],这种缺陷被 认为可能是熔坑的成因^[8].但由于空位聚集所产生 缺陷的尺寸比熔坑尺寸要小几个量级,所以这种定 性的解释显得较为牵强. 空位模型的另一个不足 是,在强脉冲束入射的过程中,靶的表面在快速升 温的过程中很有可能已经处于液态^[9-11],而此时 空位和晶界等概念已经不再适用.为了解释熔坑 的形成和演化机理, 传热和热应力模型被用于分析 IPEB引发的靶表面的温度场和应力场^[9-11],通过 传热模型可以对 IPEB 入射材料表面之后温度场的 分布和演化计算,并由此定性描述熔坑的产生.亦 有研究认为, IPEB 会造成材料表面区域温度的剧 烈变化,产生冲击热应力而导致熔坑产生^[11].这 些理论研究加深了对于熔坑形成机理的认识,但其 不足在于,当IPEB入射使材料温度高于熔点之后, 材料的表面实际处于液态, 而以往的模型并未考虑

* 国家自然科学基金(批准号: 11175012) 和国家科技重大专项(批准号: 2013 GB109004)资助的课题.

© 2015 中国物理学会 Chinese Physical Society

[†]通信作者. E-mail: xyle@buaa.edu.cn

流体性质,如张力和黏度等因素的影响,所以在解释 IPEB 辐照材料表面引发的熔坑的形貌和运动 趋势时存在一定的困难.

总结过去 IPEB 辐照不同材料表面形貌的分析 结果,可以发现喷发型的熔坑依据其形貌可大致 分为两类:一类是在钢^[12,13]、镍^[14]、钛^[15]、铜^[12]、 钼^[16]、硅^[17]、镍基高温合金^[18]等材料表面,产生 的熔坑具有清晰的圆形边缘;另一类是在铝^[12]、镁 及其合金^[19,20]的表面,产生的熔坑通常具有喷溅 状的不规则边界.就总的发展趋势而言,在大量实 验中观测到熔坑会随着辐照次数增加而变浅并最 终形成波浪状表面^[13,19,20].这些现象单纯通过传 热或者应力效应难以说明,但在考虑由 IPEB 形成 的表面熔融金属和烧蚀气体的流体动力学特性之 后,可以得到合理的解释.

本文结合以往的实验观测结果,利用有限元方 法(FEM)计算IPEB 辐照铝和304不锈钢产生的温 度场,并据此估计表面融化区域的空间范围和持续 时间.在此基础上,采用水平集方法(LSM)模拟低 压气体环境下熔融不锈钢表面的熔坑和微突起形 貌在表面张力驱动下的运动特性,解释IPEB 辐照 下金属表面形貌的演化过程.

2 温度分布和流场分析的物理模型

2.1 温度分布物理模型

入射电子的绝大部分能量会随着电子在靶中 的慢化而转化为热能并使靶的温度升高.根据传热 学理论, IPEB作用于材料表面的热过程可以通过 含有热源的傅里叶传热方程描述:

$$\rho C_V \frac{\partial T}{\partial t} = \lambda \nabla^2 T + P, \qquad (1)$$

其中 ρ , C_V 和 λ 为材料的密度、比热容和热导率, 它 们是与温度相关的函数, 取自AHM公司的材料数 据库 (Material Property Database). P为IPEB在 材料中产生的功率密度分布. 由于在数 µs 的时间 范围内, IPEB引发的热场的横向传热效应远弱于 沿深度方向的传热, 所以对于这个时间范围的热场 研究, 可以采用一维近似. 对于一维条件下的热源 函数 P(z,t), 其形式为

$$P(z,t) = W \cdot d(z) \cdot g(t), \qquad (2)$$

其中, d(z)为归一化的电子阻止本领,

$$d(z) = \frac{\left(\frac{\mathrm{d}E}{\mathrm{d}z}\right)(z)}{\int_0^{\mathrm{ion\ range}} \left(\left(\frac{\mathrm{d}E}{\mathrm{d}z}\right)(z)\right) \mathrm{d}z}.$$
 (3)

对于 $\left(\frac{dE}{dz}\right)(z)$,通过蒙特卡罗电子输运程序 Casino计算.对于爆炸发射型的IPEB发生装置 (如Nagezhda-2^[1-3]),其电子束发射遵循空间电荷 限制并可以通过查尔德朗缪尔定律(亦称三分之二 次方定律)进行描述:

$$J_{\rm e} = \frac{4\varepsilon_0 \sqrt{2e}}{9\sqrt{m_{\rm e}}} \cdot \frac{U^{3/2}}{(d_0 - v \cdot t)^2},\tag{4}$$

其中 J_e 为电子流密度,U为电子束二极管工作电 压,d为初始的二极管阴阳极间距, ε_0 为真空介电 常数,v为二极管阴极等离子体的扩散速度, m_e 为 电子质量,e为电子电荷.该定律说明,在二极管 工作电压较高时,会产生较强的电子流密度,且此 时发射的电子被较高的电压加速,这意味着 IPEB 中高能量电子的比例较高.本文对 IPEB 采用单能 近似.

g(*t*)为归一化的时间演化函数,在这里我们采用高斯脉冲近似.通过量纲分析,可以发现*W*的量纲为每单位面积的能量,即IPEB的横向能量分布,可以使用量热器或者红外方法测量获得.

初始条件为

$$T(z,0) = T_0, (5)$$

T₀为靶的初始温度,取298 K.

对于边界条件,为了衡量辐射损失,取斯特藩--玻尔兹曼边界条件

$$j = \varepsilon \sigma (T^4 - T_0^4), \tag{6}$$

其中 j 为辐射功率密度通量, ε 为辐射系数, 对光洁 金属表面取 0.3, σ 为斯特藩-玻尔兹曼常数, T 为靶 表面的温度, T_0 为环境温度, 取靶的初始温度 298 K. 方程使用有限元程序 Comsol Multiphysics 进行 求解.

2.2 液体金属流动物理模型

IPEB产生的表面熔融液体金属的运动近似为 不可压缩层流,可以通过纳维-斯托克斯方程描述 其运动:

$$\rho \frac{\partial u}{\partial t} - \nabla \cdot \boldsymbol{\mu} (\nabla \boldsymbol{u} + (\nabla \boldsymbol{u})^{\mathrm{T}})$$

216102-2

$$+\rho(\boldsymbol{u}\cdot\nabla)\boldsymbol{u}+\nabla p=\boldsymbol{F},$$
(7)

$$\nabla \cdot \boldsymbol{u} = 0, \tag{8}$$

其中 ρ 为流体的密度, u为流场速度矢, μ 为流体 的动态黏度, p为流体压强, F为源项, 本文由流体 界面的表面张力产生. 计算中, 液体不锈钢密度 ρ_1 取7.93 g/cm³, 动态黏度 μ_1 取6×10⁻³ Pa·s; 低 压背景气体的密度 ρ_g 取1.293×10⁻⁷ g/cm³(对应. 0.01 Pa的气压), 动态黏度 μ_g 取1.67×10⁵ Pa·s; 界 面张力系数取1.7 N/m.

2.3 水平集方程

LSM 通过标量函数 $\phi(x, y)$ 描述两相流的界面^[21].通过计算计算区域中各点的 ϕ 值,可以得到 其到相界面的距离. ϕ 为常数 (通常为零),即所谓 边界零水平集:

$$\Gamma = \{ x | \phi(x, t) = 0 \}.$$
(9)

在流体运动中, ϕ 遵循

$$\frac{\partial \phi}{\partial t} + \boldsymbol{u} \cdot \nabla \phi = 0, \qquad (10)$$

其中**u**为流场速度矢.

界面两侧流体性质的不同可以通过φ表征,流 体密度和黏度在界面两侧的过渡可以描述为

$$\rho = \rho_{\rm g} + H(\phi)(\rho_{\rm l} - \rho_{\rm g}), \qquad (11)$$

$$\mu = \mu_{\rm g} + H(\phi)(\mu_{\rm l} - \mu_{\rm g}), \qquad (12)$$

其中 $H(\phi)$ 为平滑阶跃函数,其形式为

$$H(\phi) = (1 + \tanh(-\phi/n))/2.$$
 (13)

在上式中, *H*(φ)的值在液相取0, 在固相取1. *n*是 定义过渡区间宽度的函数.

界面处的表面张力作为计算的源项依照如下 形式定义:

$$\boldsymbol{F}_{\rm ST} = \gamma k \delta(\phi) \boldsymbol{n}, \qquad (14)$$

其中 F_{ST} 为纳维斯托克斯方程中由张力引起的体积力源项, γ 为表面张力系数, k 为界面曲率, $\delta(\phi)$ 为狄拉克函数, n 为界面处的单位法向矢. $\delta(\phi)$ 近似为

$$\delta(\phi) = \frac{n_2}{\sqrt{\pi}} e^{-n_2^2 \cdot \phi^2}.$$
 (15)

n和k可以通过 ϕ 表示为

$$\boldsymbol{n} = \frac{\nabla \phi}{|\nabla \phi|},\tag{16}$$

$$k = \nabla \cdot \frac{\nabla \phi}{|\nabla \phi|}.$$
 (17)

为了保持 ϕ 的距离函数性质,采用文献 [21] 的 方法进行时间离散的迭代重新初始化. 求解的迭代 方法为,通过初始化得到时间节点 t_n 的水平集函数 $\phi(x,t_n)$,然后通过求解水平集方程得到下一时间 节点水平集函数 $\phi(x,t_{n+1})$ 在整个求解域中的值, 此时水平集函数已经不再满足符号距离函数的特 性. 对方程进行重新初始化,进行离散化求解,采 用迭代方法,得到最小的 ϕ 值作为水平集函数的值. 然后通过计算区域内 ϕ 值求解流体的控制方程,得 到 t_{n+1} 时刻物理量的值,确定这个时刻的速度场的 压力场.

3 计算结果与讨论

图1中的两条曲线为通过蒙特卡罗程序 Casino计算的27 keV的电子在不锈钢和铝中的 归一化能损函数. 能量沉积约在最大射程的1/3处 达到最大值, 然后逐渐下降. 由于电子阻止本领的 差异, 电子在不锈钢中的射程只有在铝中射程的约 1/3. 这意味着同样的IPEB辐照不锈钢时, 在表面 产生的功率密度要远高于铝.



图 1 (网刊彩色) 27 keV 电子在不锈钢和铝中的深度归 一化能损函数

Fig. 1. (color online) Depth-normalized energy loss function of 27 keV electrons in stainless steel and aluminum.

图 2 和图 3 分别为电子能量为 27 keV, 束流横 截面能量密度为 2 J/cm² 和 3 J/cm², 脉冲长度为 800 ns 的 IPEB 辐照铝靶和 304 不锈钢靶后 2 µs 内 的温度分布. 计算采用的靶的厚度为 80 µm, 图像 只选取了有明显温度变化的区域进行展示. 可以发 现,由于铝中的电子射程和导热系数都较大, 所以 同样的 IPEB 在铝中的温度影响区要远深于钢; 而 钢中由于导热系数小且电子射程短, 所以表面区域 的温度上升幅度要高于铝.



图 2 (网刊彩色) 800 ns, 2 J/cm² (a) 和 3 J/cm²(b) IPEB 辐照铝靶引发的温度分布和演变 Fig. 2. (color online) Temperature distribution and evolution in aluminum target induced by 800 ns, 2 J/cm² (a) and 3 J/cm²(b) IPEB.



图 3 (网刊彩色) 800 ns, 2 J/cm² (a) 和 3 J/cm²(b) IPEB 辐照 304 不锈钢引发的温度分布和演变 Fig. 3. (color online) Temperature distribution and evolution in 304 stainless steel target induced by 800 ns, 2 J/cm² (a) and 3 J/cm²(b) IPEB.

图2和图3中通过熔点温度平面和靶中温度场 的截面表征 IPEB 辐照之后融化区域的特征深度和 持续时间.当IPEB能通量为2 J/cm²时,铝的表 面熔融的时间超过400 ns, 熔融区深度达到接近5 μm; 不锈钢表面的熔融时间亦可达到近 400 ns, 但 熔融区深度只有不到2 µm. 当 IPEB 能通量提到高 到3 J/cm²时,铝的表面熔融时间接近2 μs,熔融 区的深度接近8 µm; 而此时不锈钢的表面熔融时 间达到800 ns,熔融区深度接近3 μm. 而当IPEB 能通量提高时, 靶表面的最高温度也会有显著的提 升. 考虑到液态金属的黏度会随着温度的上升而 降低,在使用更高能通量的IPEB进行辐照时,不 仅材料表面熔化区的持续时间更长、深度更大,而 且由于液体的流动性更强,质量迁移的幅度也会更 大. 一维传热方程假定 IPEB 的横截面分布和材料 结构和物性的分布是均匀的. 但在实际的脉冲高能 束材料处理中,在相同的实验参数下,多晶材料表

面产生的熔坑密度远高于单晶材料,这表明晶界的 存在会促使熔坑产生.晶界对于熔坑产生可能影响 为:晶界在不同相之间形成界面热阻,导致热量的 不均匀传递而使局部区域优先达到沸点,形成喷发 中心并生成微米尺度的熔坑.高温状态下的铝、镁 等金属熔沸点低,容易达到沸点并产生喷发气体, 而且其黏度和表面张力系数均较低,烧蚀气流与液 态金属互相作用时容易造成液体张力约束的局部 破缺而造成具有不规则边界的喷溅状熔坑.而对不 锈钢、铜、钛等熔沸点较高的金属,由于局部的汽化 相对较弱,液态金属由于黏度和张力系数较高而可 以通过张力约束形成边界较为清晰的圆形熔坑.

图4为处于熔融状态不锈钢表面的凸起由于 张力的牵引作用而产生的质量移动.可以看到,处 于液体状态时,表面曲率较大的部位会存在较高的 应力.应力的牵引会导致周围质量的迁移,随之产 生应力的释放和表面曲率减小.在实验上会表观为 表面凸起和划痕会变得更加平缓. 传热分析说明, 单次IPEB脉冲产生的表面流场存在的时间可以长 达数百ns. 这可以解释, 在实验中, 能量较高的单 次的IPEB脉冲即可使表面的划痕等形貌得到很大 程度的消除.



图 4 (网刊彩色) 液态 304 不锈钢表面微凸起的界面 (图 中灰线) 演化和应力分布 (Pa) (a) 0 s; (b) 200 ns; (c) 500 ns; (d) 1000 ns

Fig. 4. (color online) Interface (the grey line) evolution and pressure distribution (Pa) of liquid protuberance at (a) 0 s, (b) 200 ns, (c) 500 ns, (d) 1000 ns in 304 stainless steel.

图 5 为使用二维轴对称模型计算的不锈钢表 面深 1 μm, 半径约为 5 μm 的熔坑在流体状态下界 面和应力分布的演化.可以看到, 熔坑的边缘部分 两侧会产生反向应力, 这种作用会使得熔坑的边缘 同时产生向心和背心运动, 并使熔坑中心区域和外 部区域之间形成一个过渡区并不断扩张.扩张的结 果是熔坑面积增大和深度变浅^[13].向心运动使质 量向熔坑中心区域移动并产生一个逐渐减小的圆 形区域.质量向中心的聚集会产生应力在中心部位 的集中, 并使得质量重新向外扩张, 形成同心环状 熔坑.



图 5 (网刊彩色) 液态 304 不锈钢表面熔坑 (二维轴对称 切面) 的界面 (图中灰线) 演化和应力分布 (Pa) (a) 0 s; (b) 50 ns; (c) 100 ns; (d) 150 ns

Fig. 5. (color online) Interface (the grey line) evolution and pressure (Pa) distribution of 2-D axisymmetric crater simulation at (a) 0 s, (b) 50 ns, (c) 100 ns, (d) 150 ns in 304 stainless steel.

图6为通过图5得到的熔坑的三维形貌. 可以 看到,张力引发的质量向心迁移可能在中心部分 形成一个较小的平面区域或缩小为一个缩孔,这 在实验中已经被观测到^[15].实际材料表面上的熔 坑不是孤立存在的,大量熔坑受到IPEB 辐照后边 缘在扩散的过程中会发生交叠和干涉. 熔坑的扩 散和变浅使得材料表面产生较为平缓的波浪状形 貌[13,19,20]. 在表面的平均曲率减小之后, 由于张 力的释放,表面在处于液体状态时,张力产生的牵 引作用会减弱. 这在实验上通常表现为, 在经过 30-50次脉冲之后,材料表面形成较为平缓的波浪 状形貌, 当继续进行辐照时, 表面形貌的演化速度 减慢而难以观测到明显的变化. 就材料本身的性 质而论, 黏度系数和表面张力系数会产生不同的效 应: 黏度系数越大, 液体的流动性就越差; 表面张 力系数越大,张力驱动效应就越明显,处于液体状

态时表面形貌的演化就会越快. 在温度上升时,由于黏度系数的下降通常比张力系数更快,在使用高 功率密度的电子束辐照时,由于热效应更加强烈, 材料表面的流动效应会更加明显.



图 6 (网刊彩色) 304 不锈钢表面熔坑形貌的演化 (a) 0 s; (b) 50 ns; (c) 100 ns; (d) 150 ns

Fig. 6. (color online) Simulated crater morphology evolution at (a) 0 s, (b) 50 ns, (c) 100 ns, (d) 150 ns in 304 stainless steel.

在以上流体计算中假定液体金属上方的气体 环境保持在高真空状态,即电子束辐照时不产生剧 烈蒸发气体.对于不锈钢、铜、镍等金属,由于在 高温状态下黏度较高,液体的张力效应不容易受到 气流扰动的影响,在上述近似下,熔坑的运动趋势 和形态可以得到较好的描述.但对于铝、镁等低熔 点金属,较低的注入功率即可使其表面温度达到沸 点,产生剧烈的表面蒸发;同时由于其黏度较低,气 流的剧烈扰动会破坏张力的约束作用产生喷溅状 的熔坑或多孔表面.在这种情况下,必须在模型中 引入蒸发气流作用进行修正.

4 结 论

通过模拟 IPEB 表面改性过程中温度场和表面 流场的分布和演化,分析了 IPEB 在铝和不锈钢表 面产生的表面流场的存在特征深度和时间.流场 分析表明,对于具有较高黏度和表面张力系数的金 属材料,在不存在剧烈局部喷发的情况下,金属表 面张力的约束作用可以使材料表面的微熔坑呈圆 形.张力引发的质量迁移会使材料表面曲率下降并 使表面起伏程度降低.而在产生剧烈局部喷发情况 下,低黏度低张力系数金属可能由于张力的约束作 用受到扰动而使产生喷溅状表面熔坑.

感谢托木斯克综合技术大学的G.E. Remnev 教授和 A.I. Pushkarev 教授在电子束诊断实验方面的指导和帮助.

参考文献

- Proskurovsky D I, Rotshtein V P, Ozur G E, Ivanov Yu F, Markov A B 2000 Surf. Coat. Technol. 125 49
- [2] Dong C, Wu A, Hao S, Zou J, Liu Z, Zhong P, Zhang A, Xu T, Chen J, Xu J, Liu Q 2003 Surf. Coat. Technol. 163 620
- [3] Proskurovsky D I, Rotshtein V P, Ozur G E, Markov A
 B, Nazarov D S, Shulov V A, Ivanov Yu F, Buchheit R
 G 1998 J. Vac. Sci Technol. A 16 2480
- [4] Shulov V A, Nochovnaya N A 1999 Nucl. Instrum. Meth. B 148 154
- [5] Wood B P, Perry A J, Bitteker L J, Waganaar W J 1998 Surf. Coat. Technol. 108-109 171
- [6] Yan S, Le X Y, Zhao W J, Xue J M, Wang Y G 2005 Surf. Coat. Technol. 193 69
- [7] Pogrebnjak A D, Bratushka S, Boyko V I, Shamanin I V, Tsvintarnaya Yu V 1998 Nucl. Instrum. Meth. B 145 373
- [8] Pogrebnjak A D, Mikhailov A D, Pogrebnjak N A, Tsvintarnaya Yu V, Laverntiev V I, Iljashenko M, Valyaev A N, Bratushka S, Zecca A, Sandrik R 1998 *Phys. Lett.* A 241 357
- [9] Qin Y, Zou J, Dong C, Wang X, Wu A, Liu Y, Hao S, Guan Q 2004 Nucl. Instrum. Meth. B 225 544
- [10] Grosdidier T, Zou J X, Stein N, Boulanger C, Hao S Z, Dong C 2008 Scripta. Mater. 58 1061

- [11] Hao S, Yao S, Guan J, Wu A, Zhong P, Dong C 2001 *Curr. Appl. Phys.* **1** 203
- [12] Fetzer R, Mueller G, An W, Weisenburger A 2014 Surf. Coat. Technol. 258 549
- [13] Zhang K., Zou J, Grosdidier T, Dong C, Yang D 2006 Surf. Coat Technol. 201 1393
- [14] Cheng D Q, Guan Q F, Zhu J, Qiu D H, Cheng X W
 2009 Acta Phys. Sin. 58 7300 (in Chinese) [程笃庆, 关庆
 丰, 朱健, 邱东华, 程秀围, 王雪涛 2009 物理学报 58 7300]
- [15] Li Y, Cai J, Lv P, Zou Y, Wan M Z, Peng D J, Gu Q Q, Guan Q F 2012 Acta Phys. Sin. 61 56105 (in Chinese)
 [李艳, 蔡杰, 吕鹏, 邹阳, 万明珍, 彭冬晋, 顾倩倩, 关庆丰 2012 物理学报 61 56105]
- [16] Ji L, Yang S Z, Cai J, Li Y, Wang X T, Zhang Z Q, Hou X L, Guan Q F 2013 Acta Phys. Sin. 62 236103 (in Chinese) [季乐, 杨盛志, 蔡杰, 李艳, 王晓彤, 张在强, 侯秀 丽, 关庆丰 2013 物理学报 62 236103]
- [17] Gao Y, Qin Y, Dong C, Li G 2014 Appl. Surf. Sci. 311 413
- [18] Su Y, Li G, Niu L, Yang S, Cai J, Guan Q 2015 J. Nanomater. 501 876539
- [19] Hao S, Gao B, Wu A, Zou J, Qin Y, Dong C, An J, Guan Q 2005 Nucl. Instrum. Meth. B 240 646
- [20] Gao B, Hao S, Zou J, Wu W, Tu G, Dong C 2007 Surf. Coat. Technol. 201 6297
- [21] Sussman M, Smereka P, Osher S 1994 J. Comput. Phys. 114 146

Simulation on surface morphology evolution of metal targets irradiated by intense pulsed electron beam^{*}

Yu Xiao¹⁾ Shen Jie¹⁾ Zhong Hao-Wen¹⁾ Zhang Jie¹⁾ Zhang Gao-Long¹⁾ Zhang Xiao-Fu¹⁾ Yan Sha²⁾ Le Xiao-Yun^{1)†}

1) (School of Physics and Nuclear Energy Engineering, Beihang University, Beijing 100191, China)

2) (Institute of Heavy Ion Physics, Peking University, Beijing 100871, China)

(Received 16 April 2015; revised manuscript received 30 June 2015)

Abstract

Based on the review of previous experimental and theoretical studies on the surface processing by a pulsed intense electron beam, the induced temperature field in aluminum and 304 stainless steel is simulated by the finite element method (FEM) to estimate the existing time and depth of molten metal flow field on the irradiated surface. The generation of craters is attributed to the thermal resistance formed by the grain boundaries, and the influence of material properties on the mechanism of crater evolution is also discussed. Two-phase flow field simulation on molten metal is carried out with a combination of level-set method and FEM to estimate the mass transfer behavior at the craters and surface protuberance. It is revealed that the mass transfer effect driven by surface tension is an important factor for the formation and evolution of round-shaped craters on the surface of metals with high melting point, viscosity and surface tension coefficient. However, for metals with low melting point, due to the strong disturbance by ablating gas plume and low surface tension effect, the craters are more likely to have irregular splashing edges.

Keywords: intense pulsed electron beam, surface morphology, flow field, surface tension **PACS:** 61.80.-x, 52.59.-f, 44.10.+i, 47.61.-k **DOI:** 10.7498/aps.64.216102

^{*} Project supported by the National Natural Science Foundation of China (Grant No. 11175012), and the National Science and Technology Major Project of the Ministry of Science and Technology of China (Grant No. 2013 GB109004).

[†] Corresponding author. E-mail: xyle@buaa.edu.cn