材料与成形性能

# 1Cr18Ni9Ti 不锈钢管滞后回弹的黏弹塑性建模 和有限元模拟

### 刘贺,鄂大辛

(北京理工大学 材料学院,北京 10081)

摘要:目的 研究1Cr18Ni9Ti不锈钢管在单轴拉伸和回转牵引弯曲卸载后的滞后回弹现象,利用 有限元软件进行滞后回弹结果的预测。方法 通过系列单轴拉伸和应力松弛试验得到1Cr18Ni9Ti 不锈钢管黏弹塑性材料参数,采用双耗散黏弹塑性材料模型在有限元 ABAQUS 软件进行拉伸和回 转弯曲卸载后滞后回弹的模拟预测,并与试验结果对比。结果 利用该黏弹塑性材料模型预测得 到的滞后回弹变化趋势与试验值吻合较好,数值上接近试验值。结论 基于双耗散黏弹塑性材料 模型进行滞后回弹的建模,在瞬时回弹后,弹塑性组合单元和黏弹性组合单元中存在相反的残余 应力,从而驱动材料持续发生黏弹性变形,可能是产生滞后回弹的原因。有限元分析中考虑了加 载过程中的黏性响应,其预测结果更加接近实际。

关键词:1Cr18Ni9Ti管;滞后回弹;双耗散黏弹塑性模型;有限元模拟

**DOI**: 10.3969/j.issn.1674-6457.2015.06.010

中图分类号: TG115.5 文献标识码: A 文章编号: 1674-6457(2015)06-0065-05

# Modeling and Fenite-element Simulation of Time-dependent Springback of 1Cr18Ni9Ti Stainless Steel Tubes Based on Elasto-viscoplasticity

#### LIU He, E Da-xin

(School of Materials Science and Engineering, Beijing Institute of Technology, Beijing 100081, China)

**ABSTRACT**: To investigate the time-dependent springbackof 1Cr18Ni9Ti stainless steel tubes under tension and rotary bending, and to predict it by FEM. The two-layer viscoplasticity model which available in the finite-element analysis software ABAQUS is applied. Parameters of this model are obtained based on the results of a series of uniaxial tension and stress relaxation tests carried out at different strain rates. The time-dependent springbackquantities tubes are simulated by ABAQUS based on thiselasto-viscoplasticity model. It's revealed that simulated time-dependentspringbacklaw and quantities are close to the experimental data. Basedon thiselasto-viscoplasticity material model, it seems that the reverse residual stress appeared in the elastic-plastic network and visco-elastic network caused the time-dependent springback. Thenumerical results are in good agreement with experimental results with this model by taking account of the viscous behaviors in the forming process.

KEY WORDS: 1Cr18Ni9Ti tube; time-dependent springback; two-layer viscoplasticity model; finite-element simulation

收稿日期: 2015-09-18

基金项目: 国家自然科学基金(51175044)

作者简介:刘贺(1991—),男,河南周口人,硕士生,主要研究方向为金属板、管塑性成形、滞后回弹及有限元分析。

通讯作者:鄂大辛(1957--),男,满族,教授,博士生导师,主要研究方向为塑性理论、成形工艺及模具设计。

65

大量试验发现金属塑性成形后的回弹由卸载即 刻产生的瞬时回弹和随时间延长逐渐发生的滞后回 弹两部分组成,滞后回弹是汽车车身"较劲"焊装、微 成形构件和陀螺装配体形位误差,以及航空航天高压 流体输送管线畸形导致液压系统控制紊乱甚至产生 爆泄等的潜在隐患的原因<sup>[1]</sup>,因此,对这种尚未被清 楚认知的新的变形现象进行研究,具有非常重要的工 程意义。

Wagoner 等人<sup>[2]</sup>通过铝板的拉弯试验,发现铝合 金板拉伸弯曲并卸载后的形状随放置时间延长而变 化。Lim 等人<sup>[3]</sup>研究了若干种汽车用钢板的滞后回 弹现象发现, DQSK, AKDQ 和 HSLA 钢无滞后回弹现 象,而DP600,DP800,DP980和TRIP780等高强度钢 有较明显的滞后回弹。其后, Wang 等人<sup>[4]</sup> 通过试验 和模拟,研究了四种铝合金的滞后回弹行为,结果表 明截至卸载15个月后,滞后回弹占总回弹量的比例 最大可达18%,并得出这种滞后的应力回复现象不 太可能是金属的滞弹性的结果,而更可能与应力驱动 的常温下的蠕变有关的观点。通过"残余应力驱动蠕 变"模型,将弹塑性材料模型在卸载后替换为蠕变材 料模型进行滞后回弹的模拟,其得到的结果约是实测 值的2倍。E等人<sup>[5]</sup>之前的研究发现1Cr18Ni9Ti不 锈钢管回转牵引弯曲滞后回弹现象明显,占总回弹角 度的占比较大,并通过弹塑性理论推导出滞后回弹角 度预测方法。孙帅等人<sup>[6]</sup>基于黏弹性理论拟合了典型 汽车用板材的滞后回弹规律,具有较好的拟合优度。

1Cr18Ni9Ti 不锈钢管室温拉伸即表现出黏性特征<sup>[7]</sup>,与弹塑性变形量相比不够明显,往往被忽略,但 在考虑与时间和加载历程有关的滞后回弹时,单凭黏 弹性理论或弹塑性理论进行分析,会引起较大的误 差。为揭示1Cr18Ni9Ti管滞后回弹变形规律,提高成 形精密性和尺寸稳定性,基于试验及黏弹性力学理 论,提出黏弹塑性材料模型,对试验结果进行拟合并 处理得到相应的黏弹塑性材料参数。采用上述材料 模型及有限元分析软件 ABAQUS 对管材拉伸和回转 牵引弯曲后的滞后回弹现象进行模拟预测。

# 1 1Cr18Ni9Ti 不锈钢管变形试验

#### 1.1 单轴拉伸试验

1Cr18Ni9Ti 不锈钢管轴向拉伸、应力松弛和滞后 回弹试验在 DWD-100E 电子万能试验机上进行,管段 试样长度  $L_0 = 160 \text{ mm}$ ,外径  $d_0 = 6 \text{ mm}$ ,壁厚  $t_0 = 1$  mm,从同一根管上取样。为尽可能保证单轴拉伸过 程中管材的单向应力状态,试样两端加以30 mm长的 金属塞头<sup>[8]</sup>,并使用50 mm引伸计采集变形和滞后 回弹数据。

## 1.2 回转牵引弯曲试验

截取长度为 300 mm 的 1Cr18Ni9Ti 管段试样进 行回转牵引弯曲试验,试验设备为 NC-38 型数控弯管 机,相对弯曲半径 *R/d*=3,弯曲速度为 30(°)/s,弯曲 角度为 180°。在卸载 10 s 到 60 d 时间内,参考铝板 拉弯滞后回弹测量方法<sup>[9]</sup>,分别描下关键时刻弯曲试 样两直边的内轮廓 3 次,扫描得到弯管轮廓的数字图 像,利用 Photoshop 软件处理后,测量计算得到滞后回 弹角度的平均值。

# 2 双耗散黏弹塑性材料模型(Twolayer viscoplasticity model)

双耗散黏弹塑性材料模型最初由 Kichenin<sup>[10]</sup>等 人提出,常用于兼有明显时间依赖行为和塑性行为表 现的材料建模,又称双层黏弹塑性模型,其已经集成 在有限元分析软件 ABAQUS 中<sup>[11]</sup>,并在部分金属和 非金属材料的模拟中取得良好的结果<sup>[12–13]</sup>。其一维 材料模型由弹塑性组合单元和黏弹性(Maxwell 模型) 组合单元并联而成,如图 1 所示。黏弹性模型的总应 变由弹簧应变和阻尼器应变相加而得,应变作用导致 瞬时应力,当保持应变时应力将不断减小,随着时间 无限增加,可使应力衰减至零,因此,能够反映材料的 率相关及时间相关的行为,而弹塑性组合单元则能表 征材料的瞬时响应和永久变形,其中 $K_p$ , $K_v$ 分别是是 弹塑性组合单元和黏弹性组合单元的弹性模量, $\sigma_y$ 是初始屈服强度,H'是硬化系数,A,n 是 Norton-Hoff 模型黏弹性材料常数。

采用各向同性弹性和多线性硬化规律,在2个单



图 1 一维双耗散黏弹塑性材料模型



元中泊松比保持一致。弹塑性组合单元中的应力可 以写为:

$$\begin{aligned} \sigma_{p} = K_{p} \varepsilon & \sigma_{p} \leqslant \sigma_{y} \\ \sigma_{p} = K_{p} \varepsilon + H' \left( \varepsilon - \frac{\sigma_{y}}{K_{p}} \right) & \sigma_{p} \geqslant \sigma_{y} \end{aligned}$$

假设黏弹性组合单元的力学行为符合 Norton-Hoff 指数型率法则,即:

 $\dot{\varepsilon} = A\sigma_v^n$ 

其中, $\sigma_v$ 为黏弹性组合单元中的应力或叫过应力,上式变形得:

 $\sigma_{x} = A^{-\frac{1}{n}} \dot{\varepsilon}^{\frac{1}{n}}$ 

即为黏弹性组合单元的本构关系。假设弹塑性 组合单元和黏弹性组合单元相互独立,模型的总应力  $\sigma$ 为弹塑性组合单元应力 $\sigma_p$ 和黏弹性组合单元应力  $\sigma_v$ 之和,即:

 $\sigma = \sigma_{\rm p} + \sigma_{\rm y}$ 

双耗散黏弹塑性材料模型覆盖了弹性、塑性和黏 性变形,弹性变形在弹塑性组合单元和黏弹性组合单 元中均发生,在 ABAQUS 中引入参数 *f* 来定义黏弹性 组合单元与总弹性模量(瞬态弹性模量)的比值:

 $f = \frac{K_{\rm v}}{K_{\rm p} + K_{\rm v}}$ 

# 3 材料模型参数的确定和建模

#### 3.1 双耗散黏弹塑性材料参数的确定

为了获取 1Cr18Ni9Ti 管上述弹性模量  $K_{p}$ , $K_{v}$ ,初 始屈服应力  $\sigma_{y}$  及 Norton-Hoff 常数 A,n,首先进行应变 率分别为  $\varepsilon = 10^{-4}$ , $10^{-3}$ , $10^{-2}$  s<sup>-1</sup>的单轴拉伸试验,其应 力应变曲线如图 2 所示。为了获得初始屈服强度以及 理论静态拉伸曲线,采用  $\varepsilon = 10^{-3}$  s<sup>-1</sup>进行工程应变分别 为  $\varepsilon = 5\%$ ,10%,15% 的应力松弛试验,松弛时间 t = 4h。将应力松弛试验结果进行多阶指数拟合并外推所 得最终松弛应力近似为该应变条件下的静态拉伸应力 值,通过上述不同应变率拉伸和应力松弛试验结果,进 行插值计算,近似得到如图 2 所示 1Cr18Ni9Ti 管理论 静态变形时的应力应变曲线,并认为对应于不同  $\varepsilon$  的 单轴拉伸应力经过松弛最终将达到理论静态拉伸曲 线上的应力水平,由该理论静态拉伸曲线处理得到初 始屈服强度  $\sigma_{v}$ 和理论静态拉伸塑性应力应变数据。

图 2 还显示出不同 *c* 拉伸时管材硬化趋势基本 一致,即黏弹性组合单元中的过应力变化不大。为获



图 2 1Cr18Ni9Ti 管不同应变率下单轴拉伸应力-应变曲线

Fig. 2 Test strain-stress results of uniaxial tension at different strain rates

得黏弹性组合单元中的材料参数  $A, n, 提取 \varepsilon = 10\%$ 时不同  $\varepsilon$  对应的过应力,利用 Norton-Hoff 公式进行拟合,结果如下:

 $\dot{\varepsilon} = 2.3722 \times 10^{-26} \times \sigma_{v}^{13.4684}$ 

模型的瞬态弹性模量( $K_p + K_v$ )可通过较高应变 率下单向拉伸初始弹性阶段的试验数据拟合获得。 通过图 2 中的局部放大可以看出,在弹性阶段中、后 期的应力应变曲线斜率发生明显的降低,其降低值随 着应变率  $\varepsilon$  的降低依次为: 39,64,72 GPa。相比之 下, $\varepsilon = 10^{-4}$  s<sup>-1</sup>时更接近于静态拉伸,因而近似取其拉 伸曲线斜率的降低值为 $K_v$ 。最终确定材料黏弹塑性 参数如下: $A = 2.3722 \times 10^{-26}$ ,n = 13.4684, $K_p + K_v = 185$ GPa,v = 0.3, $\sigma_v = 221$  MPa,f = 0.39 mm/min。

#### 3.2 拉伸和弯曲滞后回弹的模拟

基于上述双耗散黏弹塑性材料模型,利用 ABAQUS对1Cr18Ni9Ti不锈钢管拉伸和回转牵引弯 曲后的滞后回弹进行模拟<sup>[14—16]</sup>。弯曲有限元模型如 图3所示,管材采用C3D8I三维实体非协调单元,并 采用各向同性强化法则和Von-Mises 屈服准则。滞后 回弹的模拟分为成形和卸载回弹两步,材料的黏弹塑



图 3 1Cr18Ni9Ti 管回转牵引弯曲有限元模型 Fig. 3 Computational model of the 1Cr18Ni9Ti tube

性在两个分析步中始终体现并且连续变化,分析均采 用隐式求解算法。

# 4 结果与讨论

68

# 4.1 1Cr18Ni9Ti 管拉伸变形的滞后回弹

为了操作方便,将拉伸卸载 10 s 后的回弹记为滞 后回弹,应变率  $\varepsilon = 2.5 \times 10^{-4}$  s<sup>-1</sup>、工程应变  $\varepsilon = 5\%$ , 15%,25%的 3 组试验及有限元模拟的滞后回弹变 形-时间曲线如图 4 所示。可以看出,拉伸变形量较 小( $\varepsilon = 5\%$ )时滞后回弹测试值与有限元模拟结果偏 差较大,而拉伸至中等应变水平( $\varepsilon = 15\%$ )时,测试值 与有限元模拟结果吻合良好。





由图 4 还可看出,随着预变形量增大,滞后回弹曲线的下降趋势有所增大。利用引伸计测得 4 h 内滞后回弹量分别达到 0.0032,0.0079,0.010 mm,与模拟所得 0.0068,0.0074,0.0087 mm 相比,在中高预变形量时,二者比较接近。

有限元模型中典型节点的应力-时间变化曲线如 图 5 所示,由于材料模型中弹塑性组合单元的弹性变 形大于黏弹性组合单元的弹性变形量,前者的弹性变 形量不能完全卸载,导致黏弹性组合单元受压,驱动 其持续产生不可逆黏性变形,即滞后回弹。

### 4.2 1Cr18Ni9Ti 管回转牵引弯曲的滞后回弹

图 6 为 1Cr18Ni9Ti 管弯曲滞后回弹角在 60 d 时 间内变化的试验测试和有限元模拟结果,二者的变化 趋势基本一致,与拉伸结果类似,卸载即刻发生瞬时 弹性回复之后,弯管单元内部仍残存有反向残余应 力,促使先期滞后回弹以相对较快的速度发展,随着



图 5 单轴拉伸模拟中节点应力-时间变化曲线

Fig. 5 Simulated uniaxial tensile stress-time curves of a typical node

黏弹性变形的发生,残余应力明显降低的同时,回弹 开始进入极缓慢的发展阶段。试验测得的滞后回弹 量达到 0.73°,模拟结果为 0.53°,其误差与材料等向 强化假设和相关参数的近似有关。由图还可看出,改 变材料黏弹性组合单元弹性模量占比 f 值对对对滞 后回弹的模拟结果影响显著,总滞后回弹量随 f 值增 大而增大。



图 6 1Cr18Ni9Ti 管回转牵引弯曲滞后回弹角试验和模拟结果 Fig. 6 Simulated and experimental time-dependent springback angles of 1Cr18Ni9Ti tube after rotary bending

# 5 结论

 采用双耗散黏弹塑性材料模型对试验分析的 结果表明,管材塑性变形卸载发生瞬时回弹后,弹塑 性组合单元中的弹性变形回复并不充分,在黏弹性组 合单元中的残余压缩应力驱动其继续变形,应是滞后 回弹的产生原因之一。

2) 黏弹性应变率近似为过应力的 n 次幂函数, 对于 1Cr18Ni9Ti,远大于 1,滞后回弹阶段,过应力进 一步衰减使应变率迅速降低,表现为滞后回弹的发展 速度迅速降低。 3) 材料参数 对滞后回弹影响显著,有限元模拟 结果表明随着 值的增大,弹塑性组合单元和黏弹性 组合单元中的残余应力值越大,总的滞后回弹量呈增 大的趋势越显著。

#### 参考文献:

- [1] 陈吉生. 典型管板弯曲回弹与滞后回弹的试验及有限元 分析[D]. 北京:北京理工大学,2012.
  CHEN Ji-sheng. Experiments and Finite Element Analysis on Springback and Time-dependent Springback of Typical Tube and Sheet under Bending[D]. Beijing: Beijing Institute of Technology,2012.
- WAGONER R H, CARDEN W D, CARDEN W P, et al. Springback after Drawing and Bending of Metal Sheets[J]. Intelligent Processing and Manufacturing of Materials, 1997, 1:1-10.
- [3] LIM H, LEE M G, SUNG J H. Time-dependent Springback of Advanced High Strength Steels [J]. International Journal of Plasticity, 2012, 29(2):42—59.
- [4] WANG J F, WAGONER R H, CARDEN W D, et al. Creep and Anelasticity in the Springback of Aluminum [J]. International Journal of Plasticity, 2004, 20(12):2209-2232.
- [5] E Da-xin, LIU Ya-fei. Springback and Time-dependent Springback of 1Cr18Ni9Ti Stainless Steel Tubes under Bending
   [J]. Materials & Design, 2010, 31(3):1256-1261.
- [6] 孙帅,鄂大辛,李悦,等.典型汽车用板变形滞后回弹的 试验及本构建模[J].汽车工艺与材料,2014,12:51—
   54.

SUN Shuai, E Da-xin, LI Yue, et al. Experiment and Modeling of Time-dependent Springback of Typical Automobile Steel SteelSheets [J]. Automobile Technology & material, 2014,12:51-54.

[7] 杨显杰,高庆,蔡力勋.1Cr18Ni9Ti 不锈钢单轴变形行为
 的试验研究[J].西南交通大学学报,1994,29(2):131—
 135.

YANG Xian-jie, GAO Qing, CAI Li-xun. Experimental Research on the Uniaxial Deformation Behavior of 1Cr18Ni9Ti Stainless Steel[J]. Journal of Southwest Jiaotong University. 1994,29(2):131—135.

- [8] 刘娟,鄂大辛,张敬文.小直径薄壁管直接拉伸方法研究
  [J].实验技术与管理,2012,29(3):56—58.
  LIU Juan, E Da-xin, ZHANG Jing-wen. Study on Tensile Methord of Thin-walled Tube with Small Diameter[J]. Experimental Technology and Management,2012,29(3):56—58.
- [9] CARDEN W D, GENG L M, MATLOCK D K, et al. Measurement of Springback[J]. International Journal of Mechanical Sciences, 2002, 44(1):79–101.
- [10] KICHENIN J, DANG K V, BOYTARDK. Finite-element Simulation of a New Two-dissipative Mechanisms Model for Bulk Medium-density Polyethylene[J]. Journal of Materials Science, 1996, 31(6):1653-1661.
- [11] ABAQUS inc. Abaqus Analysis User's Guide Version 6. 14 [K]. 2014.
- [12] LUKASZF, GUNTHERB. Modelling the High-temperature Longitudinal Fatigue Behaviour of Metal Matrix Composites (SiC/Ti-6242): Nonlinear Time-dependent Matrix Behaviour[J]. International Journal of Fatigue, 2008, 30(2): 268—276.
- [13] SOLASI R,ZOU Y,HUANGX, et al. A Time and Hydration Dependent ViscoplasticModel for Polyelectrolyte Membranes in Fuel Cells[J]. Mechanics of Time-Dependent Materials, 2008,12(1):15-30.
- [14] 陈吉生,鄂大辛,张敬文. 材料模型对1Cr18Ni9Ti 管材拉 伸有限元仿真的影响[J]. 精密成形工程,2012,4(4): 10—12.

CHEN Ji-sheng, E Da-xin, ZHANG Jing-wen. Effects of Material Models on Finite Element Simulation for Uniaxial Tension of 1Cr18Ni9Ti Tube[J]. Journal of Netshape Forming Engineering, 2012, 4(4):10—12.

- [15] 詹梅,杨合,栗振斌.管材数控弯曲回弹规律的有限元分析[J].材料科学与工艺,2004,12(4):349—352.
  ZHAN Mei,YANG He,LI Zhen-bin. FEM Numerical Analysis of Springback Law of NC Tube Bending[J]. Materials Science & Technology,2004,12(4):349—352.
- [16] E Da-xin, HE Hua-hui, LIU Xiao-yi, et al. Experimental Study and Finite Element Analysis of Spring-back Deformation in Tube Bending[J]. International Journal of Minerals Metallurgy & Materials, 2009, 16(2):177-183.