320

東京理科大学	理工学部	Ē	宮本	博	
. "		4	菊池	正紀	
"		学	〇大豊	浩史	

## 1. 緒言

延性破壊は大きな塑性変形を伴う破壊機構の1つで あり、その中心機構はボイドと呼ばれる微小空孔の発 生、成長、合体にある。

本研究においてはGurson<sup>(1)</sup>によって提唱され、Tve rgaard<sup>(2)</sup>によって修正されたボイド材の弾塑性構成式 を用いたFEM解析を行う。

従来、ボイド率のパラメータはTvergaardらが用いた 値、即ち破壊時のボイド率 f<sub>F</sub> は0.25、ボイド率臨界 値 f 。は0.15を用いて解析してきた。ここでは、フラ クトグラフィより岡安<sup>(3)</sup>らが求めた隣接するボイド間 において合体する直前のボイド径 D<sub>c</sub>とディンプル径 D 0を用いて f 。と f<sub>F</sub>を決定し解析した。解析対象は 2 種類のA1合金7075-T6及び2017-T4とする。

エイド材の弾塑性構成
 式及びパラメータの決定

破壊過程をFEM解析する際の弾塑性構成式につい て考える。Gursonが提案し、Tvergaardが修正して次式 の降伏関数が導かれた。

 $\tilde{\Phi} = \frac{3\sigma'_{ij}\sigma'_{ij}}{2\bar{\sigma}_m^2} + 2\xi \mathcal{E}, \operatorname{cosk}\left(\frac{\sigma_{kk}}{2\bar{\sigma}_m}\right) - (1 + (\mathcal{E}, \xi)^2) = 0 \quad (1)$ 

ここで、 g'ijは巨視的偏差応力、 g mは母材の相当応 力、 q 1はTvergaardにより導入された修正パラメータ、 f はボイド率である。

ボイド率の変化 f は、ボイドの発生、成長を考慮し て次式を用いる。

 $\dot{f} = (\dot{f})_{\text{stowth}} + (\dot{f})_{\text{nucleation}}$  (2)

第1項はボイド率の成長を表す項であり、次式で表 される。

 $(f)_{growth} = (1-f) \mathcal{E}_{KK}^{P} \qquad (3)$ 

また第2項は、ボイドの発生を表す項であり次式で与 えられる。

$$(f)_{\text{nucleation}} = B\left(\dot{\overline{\sigma}}_{m} + \frac{\dot{\sigma}_{KK}}{3}\right) + D\dot{\overline{\sigma}}_{m}$$

$$D = \frac{1}{A_{m}} \frac{f_{N}}{S_{N} \sqrt{2\pi}} \exp\left\{-\frac{1}{2}\left(\frac{\overline{\varepsilon}_{m}^{P} - \varepsilon_{N}}{S_{N}}\right)^{2}\right\}, B = 0$$
(4)

ここで、hmは加工硬化率、fNは介在物の体積率、 SNは標準偏差であり、gmは母材の相当塑性ひずみ、 ENはボイドの発生が開始するときの塑性ひずみ量である。

なおTvergaard<sup>(4)</sup>は、(1)式のfの代わりに次式に表 されるf・を定義している。

$$f^{*}(f) = \begin{cases} f, & (f \le f_{c}) \\ f_{c} + \frac{f^{*}_{u} - f_{c}}{f_{F} - f_{c}} & (f - f_{c}), (f > f_{c}) \end{cases}$$
(5)

ここで、foはこの値を境に応力伝達能力が弱まること を示すボイド率臨界値、fFは、材料が破壊する時のボ イド率、またf・uは、Tvergaardによって導入された値 でこの値を境に応力伝達能力が完全になくなる事を示 すボイド率臨界値である。

F E M 有限変形解析に基く大変形解析を行った。用 いた(1)-(5)式の構成式中のパラメータはA1合金に即し て求めた。その結果については第2報で述べているので ここでは省略する。

## F E M によるき裂進展 解析

3.1 要素消去法によるき裂進展解析 き裂進 展解析は、破壊条件として臨界ボイド率fFを用い、要 素消去法により行なった。要素消去法は、 Tvergaard (5)らが開発した方法であり、破壊条件を満たした要素 については、それが受け持っていた節点力を解放し、 以後その要素を消去することによりき裂進展を模擬す る方法である。この方法によれば、き裂進展方向を決 定する別の条件を導入することなく、屈折して進行す る破壊を模擬することができる。本研究でFEM解析 に使用した要素は、図1に示すCrossed-Triangle要素で ある。この四辺形を構成する四つの三角形要素のそれ ぞれでボイド率を計算し、fFを越えたものがあれば順 次消去して行くものとした。

3.2 解析モデル 試験片形状は図2に示す1 C T 試験片である。図3に要素分割図を示す。き裂先端から6μmの位置に低応力で発生した直径4μmのボイドを 想定する。き裂の曲率半径は2μmとする。ここで、そ れぞれの材料についてプロセスゾーン(強変形域)の 寸法を考えてみる。Rice<sup>(8)</sup>らによれば、き裂先端のプロセスゾーンの寸法はき裂先端開口変位(CTOD)の約 1.9倍とされている。またCTODは2次元弾塑性破壊力学ではJ積分との間に一般に次の関係があることが知られている。

$$ctoD = \frac{dJ}{\sigma_{fs}}$$
(6)

ここで $\alpha$ は0.5-0.6の値を取るものされており、 $\sigma$ rs は流動応力である。 (6)式のJ値として表1のJ1c値を、  $\sigma$ rsとして有効降伏応力を用いてプロセスゾーンの大 きさを計算してみると、7075-T6では約40 $\mu$ m、2017-T 4では約60 $\mu$ mとなる。また岡安<sup>(3)</sup>らが先行ボイドの分 布から推定したプロセスゾーン寸法は、7075-T6では約 100 $\mu$ m、2017-T4では約120 $\mu$ mである。以上のように図 3に示したボイドの配置はプロセスゾーン内に設定され たものと考えてよい。なおFEM解析は平面ひずみを 仮定して行い、要素数は515、節点数は578である。











(b) A部詳細





表1 機械的性質

Material	σуз (МРа)	<b>σ</b> в (МРа)	σfs (MPa)	E (g P a )	J <sub>lc</sub> (kN∕m)
2017-T4	272	529	401	71.8	22.9
7075-T6	421	529	475	71.8	16.1

 σys:降伏応力
 σs:引張応力

 σrs:有効降伏応力
 (σys+σb)/2

## 3.3 解析結果

図4(a)-(c)に7075-T6の変形図を示す。各図の変形 レベルは、き裂先端から十分離れた位置に設定した経 路によって積分したJ積分の値と表1のJicとの比で示 すものとした。図4(a)はJ/Jic=0.024であり、き裂とボ イドの中央部で局所破壊が起こった状態である。ここ で、本研究では介在物の体積率 f Nを全要素にばらまき 均等に発生させることで f Nを微視的パラメータとして

取り扱っている。この為、実際はき裂とボイドの中央 部の辺りの大きな介在物から局所破壊が起きボイドが 発生すると考えるべきである。図4(b)では上下1要素 分ずつ破壊が進行した状態である。図4(c)ではき裂と ボイドは完全に合体している。図4(c)ではき裂と ボイドは完全に合体している。図4(b)の状態の局所化 域を図5に示す。局所化域とは、均一変形状態中にすべ り等の不均一変形を生じる条件を満たした領域のこと でその条件はRudnichi<sup>(T)</sup>らによって提案されている。 き裂先端近傍は均一変形域ではないが、一応の目安と してその条件を満たす領域を局所化域とした。この一 連の破壊過程は局所化域内で起こっており、局所化域 と局所破壊とは密接な関係があると考えられる。

図 6 (a) - (b) は 2017-T4の結果である。図 6 (a) は破壊直後の状態であり 7075-T6と同様にき裂と大きなボイドの中央部で局所破壊が起こり、図 6 (b) に至って合体している。

以上のように、2種類の材料ともき裂と大きなボイド の中央部において局所破壊が起こり合体に至るという 延性破壊の特徴をよく表していると言えよう。破壊過 程の細部での違いは、更に詳細に材料パラメータや解 析モデルを検討しないと難しいものと思われる。









(c) J / J ₁c = 0. 0 6 8 図 4 変形図(7 0 7 5 − T 6)



図5 局所化域(7075-T6)



(a)  $J / J_{1C} = 0$ . 037



(b) J ∕ J ₁c = 0.044 図6 変形図(2017-T4)

4. 結言

2種類のA1合金7075-T6と2017-T4の延性破壊機構につい て調べ以下の結論を得た。

(1)ボイド材の構成式中のパラメータを実験結果を ふまえて上記2種類の材料に即して決定した。

(2) それらをふまえてFEMによるき裂進展解析を 要素消去法により行い、大きなボイドとき裂との間に 生じたボイドによってき裂進展が進行するという、延 性破壊に特徴的な現象を良く表現することができた。

- 5. 参考文献
- (1) Gurson, A. L., Trans. ASME, J. Eng. Mat. Tech., 1977, 2
- (2) Tvergaard, V., Int. J. Solids Structures Vol. 18, No. 8 (1982) 659-672
- (3) 岡安 他 3 名 機論 A 5 3 4 8 8 (昭 6 2) . 7 3 2
- (4) Tvergaard, V. and Needleman, A., Acta Metall. Vol. 32, No. 1 (1984) 157-169
- (5) Tvergaard, V., J. Mech. Phys. Solids Vol. 30
   (1982) 399-425
- (6) Rice, J. R. and Johnson, A. M.
   Inelastic Behavior of Solids, eds Kanninen et al. McGraw-Hill, (1970) 641
- (7) Rudnichi, J, W. and Rice, J, R J. Mech. Phys. Solids, Vol. 23 (1975) 371-394