

金属材料技術研究所

University of Sheffield

新谷紀雄

Ph.D. S.R.Keown

## 1. 緒言

長時間クリープ中に生じるキャビティは破断延性を低下させ、キャビティの生成、成長がさらに進むと、キャビティが連なり破壊に至ることが知られている。この様なキャビティ型破壊に至らないまでも疲れなどが加わるとタービン・ロータなどではキャビティが疲れ破壊の起点となるとも考えられる。しかしながら実用材料に生じたクリープキャビティについて調べたものはきわめて少ない。そこでタービン・ロータ用Cr-1Mo- $\frac{1}{4}$ V鋼について長時間クリープ破断試験した試料を用い、クリープキャビティを観察、計測し、定量的な把握を試みた。

## 2. 実験方法

供試材は実際のタービン・ロータからリング状に切り出し、試験片はロータの半径方向に採取した。クリープ破断試験は500°C~600°Cで、最長2万4千時間まで行った。キャビティの観察は走査電顕を用い、また密度変化はRatcliffe<sup>1)</sup>の方法によった。

## 3. 結果

1) クリープキャビティとしては非金属介在物と地との界面に発生するものと粒界に発生するものとが見られた。粒界に発生するものの多くは粒界上の比較的大きな炭化物から発生していた。

2) キャビティの分布密度及び長さの分布を図1、2に示す。長時間側で破断延性の低下が著しく、550°Cにおいては、短時間側では非金属介在物から発生するキャビティの方が大きいが、長時間側では粒界キャビティの方が多く、かつ大きくなる。従って長時間側では粒界キャビティの影響が大きいと考えられる。

3) クリープ破断延性は長時間側で著しく低下するが、図3に示すように破断延性の低下とキャビティの生成、成長、それに伴う密度の減少と良く対応している。粒界キャビティは破断延性を損うと考えられる。

1) R.T. Ratcliffe: Brit. J. Appl. Phys., Vol.16(1965), P1193

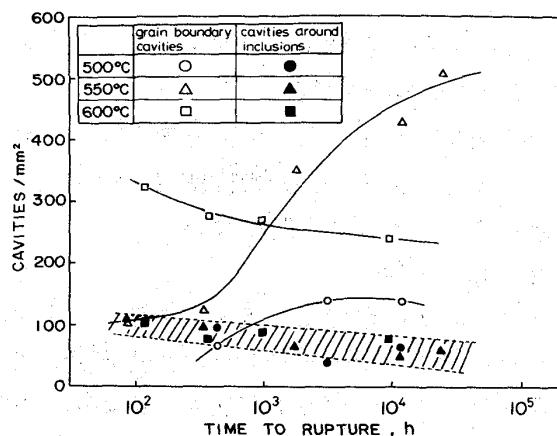


図1 クリープキャビティの分布密度

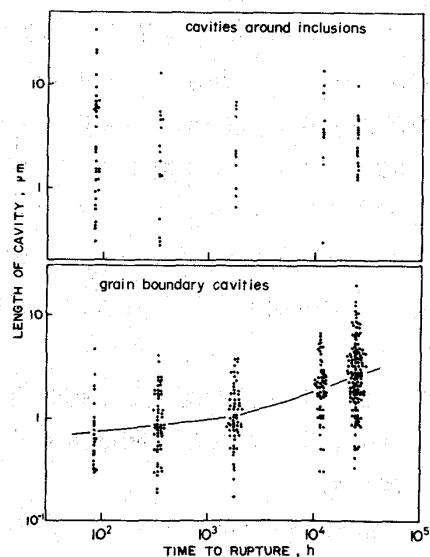


図2 クリープキャビティ長さの分布, 550°C

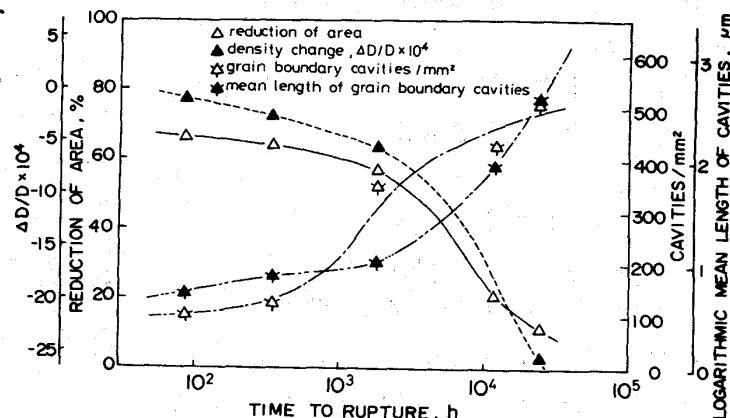


図3 破断延性の低下ヒクリープキャビティ