

Profesor Maciej W. Grabski
1934 -2016



20 czerwca 1934
16 lutego 2016

Profesor Maciej W. Grabski

Wnuk

Władysław GRABSKIEGO

premiera i ministra w II RP

Stanisław WOJCIECHOWSKIEGO

prezydenta RP w latach 1922–1926

Profesor Maciej W. Grabski

Syn

Władysława Grabskiego

Pisarza i katolickiego działacza politycznego

Zofii Wojciechowskiej-Grabskiej

Malarki

Związki Profesora z Politechniką Warszawską

Ukończył studia na Wydziale Mechnicznym-Technologicznym
Politechniki Warszawskiej

Wcześniej odmówiono Mu przyjęcia na Wydział Lotniczy ze względu
na „arystokratyczne pochodzenie”

Studia na Wydziale MT nie były spełnieniem Jego marzeń
Były początkiem Jego kariery w obszarze metaloznawstwa fizycznego

Związki Profesora z Politechniką Warszawską

W 1959 zatrudniony w Katedrze Metaloznawstwa - Prof. K Wesołowski

W 1967 obronił doktorat

W 1969–1970 odbył staż naukowy na University of Cambridge

W 1973 uzyskał stopień doktora habilitowanego

W 1979 tytuł profesora nauk technicznych

W 1991 został członkiem korespondentem PAN

Związki Profesora z Politechniką Warszawską

Członek Senatu Uczelni w latach 1981–1987, 1991–1996,
Członek i przewodniczący komisji senackich i rektorskich
Komisji Etyki Zawodowej PW w latach 1981–1985, 1989–2005

Przeszedł na emeryturę w 2005 roku

W związku z funkcjami publicznymi

Pozostając w stałym kontakcie ze swoją Uczelnią i swoimi uczniami

Profesor Maciej W. Grabski

Profesor był prekursorem badań nad rolą granic ziaren w metalach

To On wprowadził do literatury światowej takie terminy jak

- Granice równowagowe i nierównowagowe
- Rozkład charakteru granic ziaren

Zaproponował badania granic ziaren za pomocą ilościowego opisu ich oddziaływania z dyslokacjami (SPREADING OF DISLOCATIONS)

Współpracował z czołowymi naukowcami z interesującego Go obszaru badań, w tym z Prof. H. GLEITEREM, R.W. ARMSTRONGIEM i T. WATANABE

Początki - 1979

BADANIA
STRUKTURY GRANIC ZIARN
ZA POMOCĄ
PRZEŚWIECZENIOWEJ
MIKROSKOPII ELEKTRONOWEJ

Część I –
MODELE
PERIODYCZNEJ STRUKTURY
GRANIC ZIARN

ROBERT A. VARIN, MACIEJ W. GRABSKI¹⁾

420.187

BADANIA
STRUKTURY GRANIC ZIARN
ZA POMOCĄ
PRZEŚWIECZENIOWEJ
MIKROSKOPII ELEKTRONOWEJ

Część II –
OBSERWACJE
DEFEKTÓW
STRUKTURY
GRANIC
ZIARN

ROBERT ANDRZEJ VARIN, JAN KOZUBOWSKI, MACIEJ WŁADYSŁAW GRABSKI

548.19

ON MATERIAL PURITY INFLUENCE ON THE SPREADING
TEMPERATURE OF GRAIN BOUNDARY DISLOCATIONS

W. Łojkowski⁺, M.W. Grąbski⁺⁺
+"UNIPRESS", High Pressure Research Center,
Polish Academy of Sciences,
Sokołowska 37, 01-142 Warsaw
++Institute of Materials Science and Engineering,
Warsaw Technical University,
Narbutta 85, Warsaw, Poland.

(Received April 26, 1979)

Introduction

Recently considerable attention has been given to the observed fact that during "in situ" annealing of thin metal foils in the electron microscope, the contrast from extrinsic grain boundary dislocations /EGBD's/ disappears /1-6/. As EGBD's are formed by running into the boundary of lattice dislocations, this process causes the boundary to absorb dislocations i.e. decrease their density in the material.

The opinion prevails that this process can be interpreted in terms of a spreading of EGBD's cores /2,3,7,8/. It has been observed that spreading temperature is strongly affected by the grain boundary structure /2-8/. On "random" boundaries with high-energy misorientations, the spreading temperature is of the order of $0.2-0.3 T_m / T_m$ - melting temperature/, being considerably smaller than on "special" low-energy boundaries, close to the coincidence misorientations. On the other hand, it has not yet been established what effect the spreading process has on the grain boundary structure. It has further been observed that the spreading temperature at recrystallization fronts is lower than at grain boundaries in recrystallized material /4/, and that in austenitic stainless steel the spreading temperature at random grain boundaries following recrystallization at a relatively low temperature $/0.6 T_m/$ is lower than in well-annealed specimens $/0.8 T_m/$ /6/. These observations seem to suggest that the absorption of a large number of dislocations may result in the grain boundary structure being changed so as to reduce largely the spreading temperature. This may support the opinion that grain boundaries can acquire a nonequilibrium structure /4,9-11/, and that at high temperature an equilibration process can take place /6,9,10/.

Kilka z Jego publikacji doczekało się pokaźnej liczby cytowań pomimo nikłej obecności PRL w światowej inżynierii materiałowej w czasach ich opublikowania

- **Wyrzykowski, J. W. & Grabski, M. W. The Hall–Petch relation in aluminium and its dependence on the grain boundary structure. Philos. Mag. A 53, 505–520 (1986) - 181**
- Zelin, M. G. et al. On the microstructural aspects of the nonhomogeneity of superplastic deformation at the level of grain groups. Acta Metall. Mater. 42, 119–126 (1994) - 104
- Grabski, M. W. & Korski, R. Grain boundaries as sinks for dislocations. Philos. Mag. 22, 707–715 (1970) - 91
- Grabski, M. W. MECHANICAL PROPERTIES OF INTERNAL INTERFACES. Le J. Phys. Colloq. 46, C4-567-C4-579 (1985) - 84

MOBILITY OF DISLOCATIONS IN GRAIN BOUNDARIES

M.W. GRABSKI

Institute of Materials Science and Engineering, Warsaw University of Technology, Narbutta 85, PL-02-524 Warsaw, Poland

Résumé - Nous avons analysé la mobilité des dislocations dans les joints de grains (JG) en terms de la dissociation des dislocations du réseau dans les dislocations extrinsèques et leur mouvement consécutif le long du plan de joint. La cinétique de l'accomodation est confrontée ensuite avec les résultats expérimentaux. La cinétique de l'accomodation est contrôlée par la diffusion intergranulaire et constitue une propriété caractéristique d'un JG. Nous résultats expérimentaux récents concernant l'effet de la structure des JG et de leur composition chimique sur la cinétique de l'accomodation, ont été analysés du point de vue de leur influence sur les processus se produisant aux joints ainsi que de leur application pour la caractérisation du fonction de distribution des propriétés intergranulaires d'un polycrystal. Le processus de l'accomodation est responsable de nombreux phénomènes d'une importance technologique, qui ont lieu aux JG et plus particulièrement dans les températures intermédiaires. Nous avons enfin suggéré des différentes possibilités d'une exploitation éventuelle des données concernant le phénomène de l'accomodation dans l'ingénierie des JG.

SPREADING OF GRAIN BOUNDARY DISLOCATIONS

W.Łojkowski⁺, H.O.K.Kirchner⁺⁺ and M.W.Grabski⁺⁺⁺ High Pressure Research Centre, Polish Academy of Sciences,
Sokołowska 37, Warsaw, Poland.⁺⁺ Institute of Materials Science and Engineering, Warsaw
Technical University, Narbutta 25, Warsaw, Poland.

(Received August 12, 1977)

(Revised September 29, 1977)

Recently the spreading of extrinsic grain boundary dislocations /run-in dislocations/ was observed at high angle grain boundaries during in situ annealing in the electron microscope /1-3/. In this process the diffraction contrast disappears because of an apparent increase of the width of the dislocation core /2/. The event is thermally activated and leads to an energetically more favourable configuration /2/. The induced change of the grain boundary structure and the associated change in energy could presumably be understood by extensive atomistic calculations /4/. Up to now such computer simulations have not been consistent in the sense that the interatomic potentials used are fitted to bulk properties and are not modified in accord with the reduced density or existing free volume at the boundary. The same difficulties are known from the simulation of the structure of cores of bulk dislocations /5/. For such dislocations the Peierls model takes the discreteness of the lattice into account within the framework of linear elasticity /6,7/. The purpose of this note is to point out that the spreading of the grain boundary dislocation cores can be physically and formally understood in the Peierls model.

In the elastic theory of bulk dislocations the dislocation core is assumed as singular, the Burgers vector is distributed like a delta function, the disregistry like a step function and the stresses and strains diverge at the core. The prominent feature of the Peierls model is that the Burgers vector is distributed continuously and no divergencies of stresses and strains remain. The core is essentially described by a characteristic spreading width. For the bulk crystal this width is of the order of the periodicity of the lattice and, consequently, of the lattice constant. For a grain boundary the two are not necessarily of comparable order and the spreading width is determined by the periodicity of the boundary rather than the periodicity of the lattice. Because of the orientation difference between the two grains forming the boundary the misfit across it will be periodic with a longer periodicity than either of the lattices. For example, in the coincidence lattice models /8,9/ the periodicity $a_{hk\ell}$ in a given direction $[hkl]$ in the grain boundary plane is the square root $\sqrt{\Sigma}$ of the coincidence number Σ times the lattice periodicity in this direction. In the following calculations it is assumed that the structure of the grain boundary is disordered relatively to the ideal crystal, this disorder varying periodically.

In a bulk crystal the width of the dislocation is found from the Peierls integral equation:

$$\int_{-\infty}^{+\infty} \frac{b}{x-x'} \frac{d u(x')}{d x'} dx' = \sigma_{xz}(x) \quad /1/$$

where the stress $\sigma_{xz}(x)$ acts against the spreading. It is given by

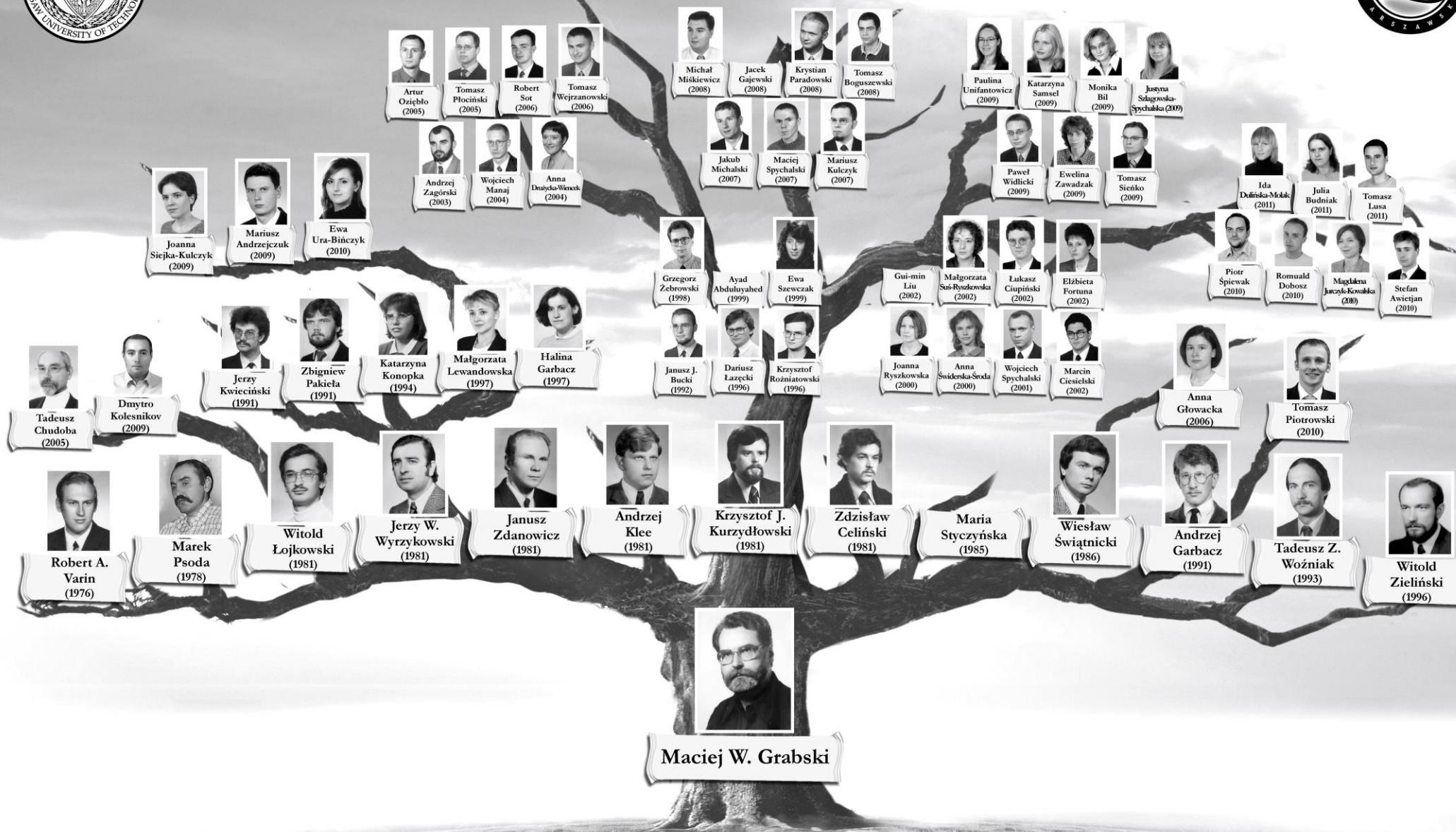
Twórca Polskiej Szkoły Teorii Granic Ziaren

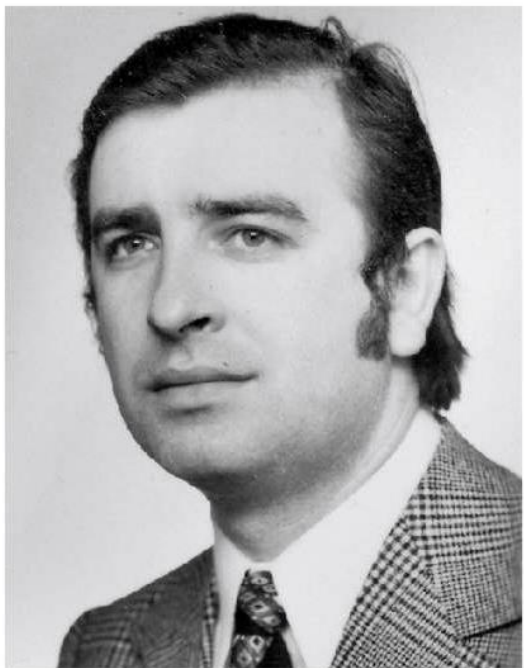




Szkoła Naukowa Profesora Macieja W. Grabskiego

16 maja 2011r.





**Jerzy W.
Wyrzykowski
(1981)**



**Janusz
Zdanowicz
(1981)**



**Andrzej
Klee
(1981)**

Koledzy, których nie ma już wśród nas

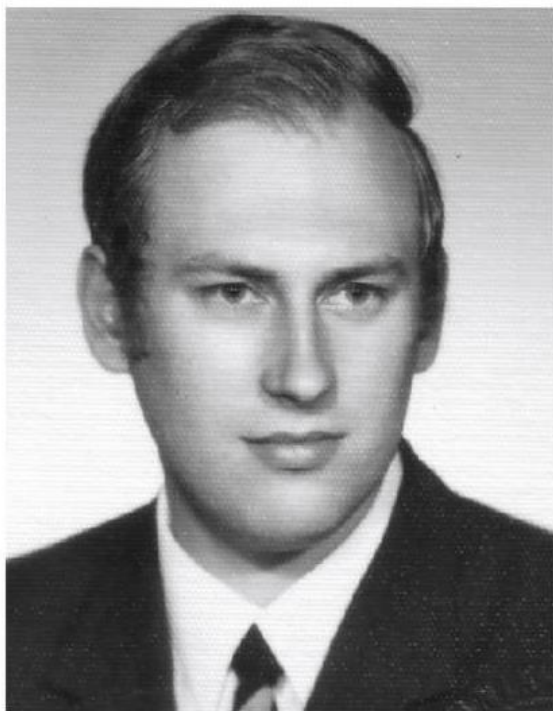
Twórca Polskiej Szkoły Teorii Granic Ziaren

Z pierwszego pokolenia Jego uczniami są ciągle aktywni profesorowie

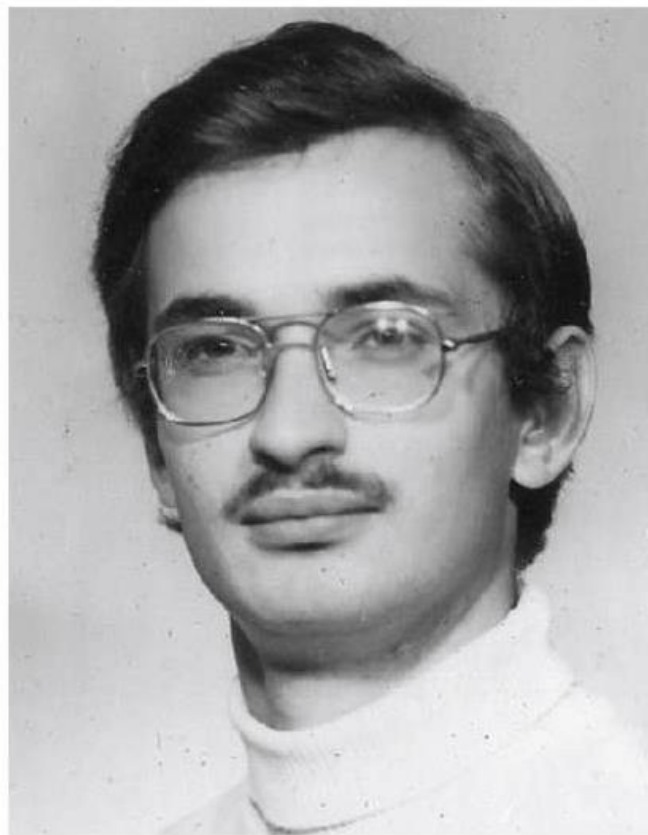
Prof. W. Łojkowski - IFWC PAN

Prof. A. R. Varin – University of Waterloo

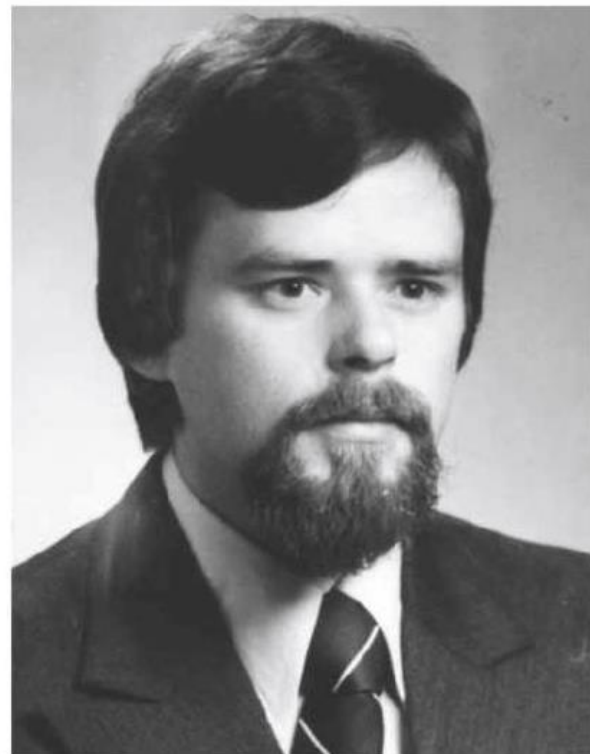
Prof. K. Kurzydłowski – Politechnika Białostocka i Politechnika
Warszawska



**Robert A.
Varin
(1976)**



**Witold
Łojkowski
(1981)**



**Krzysztof J.
Kurzydłowski
(1981)**

Granice ziaren i dyslokacje – R.A Varin

R. A. VARIN: Spreading of Extrinsic Grain Boundary Dislocations

347

phys. stat. sol. (a) **52**, 347 (1979)

Subject classification: L4; D0.1; 21

Institute of Materials Science and Engineering, Warsaw Technical University¹⁾

Spreading of Extrinsic Grain Boundary Dislocations in Austenitic Steel

By

R. A. VARIN²⁾

The dependence of the spreading process of extrinsic grain boundary dislocations (EGBD's) on grain boundary state and misorientation, and spreading kinetics in austenitic steel is investigated. Spreading of EGBD's at non-equilibrium grain boundaries obtained by successive cold rolling and annealing treatments at a temperature much lower than $0.8T_m$ is found to occur at approximately 450 °C. EGBD's in specimens annealed at $0.8T_m$ however spread at about 550 to 600 °C. This observation seems therefore to indicate that at approximately $0.8T_m$ an irreversible change in grain boundary structure takes place. It is also found that EGBD's lying at special and incoherent twin boundaries spread at 700 °C compared with 550 to 600 °C for equilibrium, random boundaries in the same material. Observations of spreading kinetics indicate that the latter is not solely controlled by grain boundary diffusion.

phys. stat. sol. (a) 45, 565 (1978)

Subject classification: 1.4; 10.1; 21

*Institute of Materials Science and Engineering, Warsaw Technical University¹⁾ (a) and
High Pressure Research Centre, Polish Academy of Sciences, Warsaw²⁾ (b)*

Spreading of Extrinsic Grain Boundary Dislocations in Plastically Deformed Aluminium

By

R. A. VARIN (a), J. W. WYRZYKOWSKI (a), W. ŁOJKOWSKI (b), and M. W. GRABSKI (a)

Electron microscope is used to study the dependence of the densities of grain interior dislocations and extrinsic grain boundary dislocations (EGBD's) in plastically deformed aluminium. The experiments show that the grain interior dislocation density increases with strain but the random high-angle grain boundaries are free from EGBD's which can be observed only on special boundaries (i.e. coincidence or low and medium angle). This behaviour of different types of grain boundaries can be explained in terms of EGBD core width after spreading which cannot exceed the grain boundary period of special boundaries.

INVESTIGATION OF EXTRINSIC GRAIN BOUNDARY DISLOCATIONS IN COPPER

R. A. VARIN, J. A. KOZUBOWSKI and M. W. GRABSKI

Institute of Material Science, Warsaw Technical University
Narbutta 85, 02-524 Warsaw, Poland

Résumé. — Les dislocations de joint de grains extrinsèques (DJGE) dans le cuivre ont été étudiées au moyen de la microscopie électronique par transmission. On a démontré qu'après la recristallisation et un recuit à $0,6 T_m$ DJGE existent dans les joints de grain tandis que ce n'est pas le cas lorsque le recuit a été fait à $0,8 T_m$. Pour plusieurs joints de grains on a examiné la cristallographie des défauts et on a eu recours à la théorie dynamique de diffraction en calculant les profils de contraste des DJGE. Les résultats obtenus ont été comparés avec les images observées, ce qui avait pour but d'obtenir quelques informations sur le vecteur de Burgers des défauts analysés. Dans presque tous les cas les lignes des DJGE s'étendent le long des intersections des plans $\{111\}$ avec la surface de joint de grain, mais les directions du vecteur de Burgers de ces dislocations n'appartiennent pas souvent au même plan $\{111\}$. On a mis en évidence le fait que les DJGE peuvent agir l'une sur l'autre par un processus de montée. Ces observations sont regardées comme une preuve de la restauration de la structure du joint de grain.

Abstract. — The extrinsic grain boundary dislocations (EGBD's) in copper have been studied by transmission electron microscopy. It was shown that some EGBD's remain on grain boundaries after recrystallization and annealing at $0.6 T_m$, but not on those annealed at $0.8 T_m$. For several grain boundaries the crystallography of the defects was examined in detail and the dynamic theory of diffraction was used for computations of contrast profiles from EGBD's. The results were compared with observed images to obtain some information about the Burgers vectors of the analysed defects. In nearly all observed cases lines of EGBD's lie along the intersections of $\{111\}$ planes with the boundaries plane, but the directions of Burgers vectors of these dislocations very often do not belong to the same $\{111\}$ plane. Evidence was also obtained that EGBD's are able to react each other by a process involving climb. These observations are regarded as evidence of the recovery of the grain boundary structure.

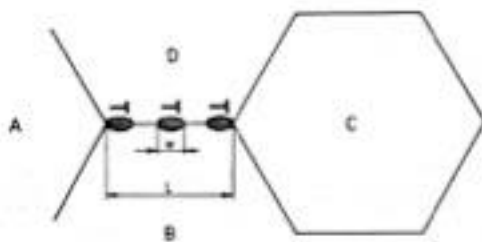


Fig. 1. Schematic view of a non-equilibrium grain boundary with EGBDs having partially spread out cores and Burgers vectors perpendicular to the boundary plane BD.

L – grain boundary length, w – width of an EGBD's core, A to D – grains.

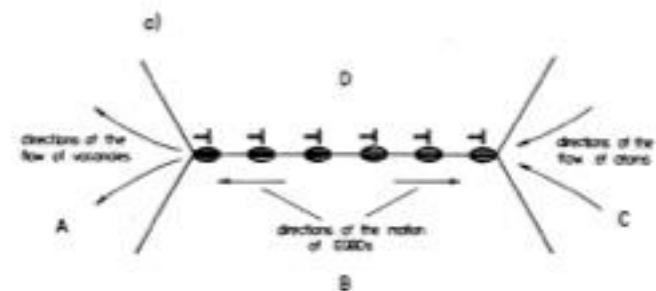


Fig. 2a. The beginning of the relaxation process of partially spread out EGBDs.

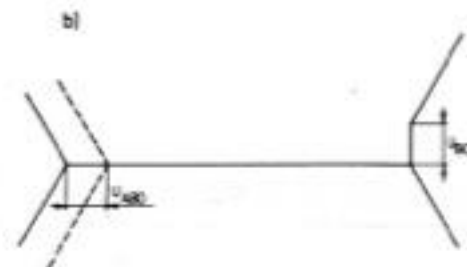


Fig. 2b. The appearance of the grain boundary after complete relaxation of EGBDs. u_{ABD} , u_{BCD} – displacement of triple points.

Fig. 2a and b. EGBDs relaxation process.

Granice ziaren i dyslokacje – R.A Varin + K.J. Kurzydłowski

Table 1. Relaxation times for complete annihilation of spread out EGBDs calculated from eq. (12) and estimated on the basis of experimental results of the GB free energy changes with time of annealing, observed in an austenitic stainless steel⁽²⁾.

Temperature of annealing, °C ref. ⁽¹⁾)	L_0 , μm ref. ⁽¹⁾)	Relaxation time, h		
		calculated from eq. (12)	estimated from experimental results of GB energy changes	reference
750	2.5	12	> 10	this work (we extend annealing time to 10 h as compared with 5 h in (1))
800	3.2	4.3	> 1	ref. ⁽²⁾
850	4.8	2.6	> 1	
950	26.0	6.6	~ 1	
1095	29.0	0.47	~ 0.1	

Remark: The following values of the parameters in eq. (12) were taken for calculation:

$D_v \in 1.74 \times 10^{-4} \exp(-\Delta H_v/RT) \text{ m}^2/\text{s}$, where $\Delta H_v = 284284 \text{ J/mol}^{(2)}$,

$G = 8.39 \times 10^{10} \text{ N/m}^2$, $V = 11.64 \times 10^{-30} \text{ m}^3$.

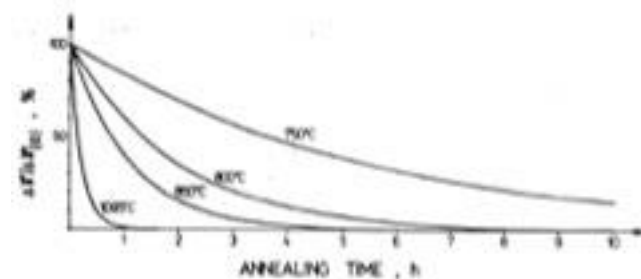


Fig. 3. The relative change of the grain boundary energy increment, $\Delta\gamma_0$, due to partially relaxed EGBDs as a function of annealing time for various annealing temperatures⁽¹⁾). $\Delta\gamma_0^0$ – the value of energy increment at the beginning of the equilibration process ($t = 0$).

Granice ziaren i dyslokacje – W. Łojkowski

Spreading of grain boundary dislocations

W Łojkowski, HOK Kirchner, MW Grabski, Scripta Metallurgica 11 (12), 1127-1129

Spreading of extrinsic grain boundary dislocations on grain boundaries migrating in thin foil

RA Varin, W Łojkowski, RZ Valiev, Scripta Metallurgica 15 (7), 795-7981981

Kinetics of the spreading of extrinsic grain boundary dislocations on random grain boundaries in metals W Łojkowski, MW Grabski, Deformation of Polycrystals: Mechanisms and Microstructures. 2 nd Riso Int, 1981
Proc. 2nd Riso Int. Symp. Met. Mater. Sci.. Riso Nat. Lab, 329161981

On material purity influence on the spreading temperature of grain boundary dislocations

W Łojkowski, MW Grabski, Scripta Metallurgica 13 (6), 511-5141979

Study of the Stability of Dislocation Grain Boundaries in Aluminum

W Łojkowski, W Przetakiewicz, MW Grabski, Metalozn. Obrobka Ciepłna 42, 17-221979

Spreading of extrinsic grain boundary dislocations in plastically deformed aluminium

RA Varin, JW Wyrzykowski, W Łojkowski, MW Grabski, Physica status solidi (a) 45 (2), 565-569

Investigation of grain boundary diffusion in polycrystals by means of extrinsic grain

boundary dislocations spreading rate, WA Swiatnicki, W Łojkowski, MW Grabski, Acta Metallurgica 34 (4), 599-605471986

Grain boundaries as dislocation sources in a material with precipitate-free zones

M Styczyńska, W Łojkowski, Scripta metallurgica 19 (12), 1409-141381985

On the effect of dislocation spreading on grain boundary diffusion

W Łojkowski, J Wyrzykowski, Scripta metallurgica 22 (1), 17-20

Interpretation of grain boundary nonequilibrium in terms of geometrically necessary and

statistically stored dislocations W Łojkowski, J Wyrzykowski, Le Journal de Physique Colloques 51 (C1), C1-239-C1-24441990

Dislocation Spreading and Grain Boundary Diffusion

W Łojkowski, JW Wyrzykowski, J Kwiecinski, DL Beke, I Gódney Defect and Diffusion Forum 66, 701-712 1990

On the Effect of High Pressure on the Grain Boundary Structures Formed during Recovery of Aluminium, W Łojkowski, J Kwiecinski, JW Wyrzykowski, T Łada, Defect and Diffusion Forum 66, 957-960 1990

On the spreading of grain boundary dislocations and its effect on grain boundary properties
W Łojkowski, Acta metallurgica et materialia 39 (8), 1891-1899

Application of the Compensation Relationship to Grain Boundary Diffusion in Aluminium and Interaction of Dislocations with Grain Boundaries

W Łojkowski, DL Beke, J Kwiecinski, JW Wyrzykowski, MW Grabski, Defect and Diffusion Forum 95, 475-478, 1993

Twórca Polskiej Szkoły Teorii Granic Ziaren

Kolejne generacje profesorów

A. Garbacz

W. Świątnicki



**Wiesław
Świątnicki
(1986)**

MOBILITY OF DISLOCATIONS IN GRAIN BOUNDARIES

M.W. GRABSKI

*Institute of Materials Science and Engineering, Warsaw University of
Technology, Narbutta 85, PL-02-524 Warsaw, Poland*

Résumé - Nous avons analysé la mobilité des dislocations dans les joints de grains (JG) en termes de la dissociation des dislocations du réseau dans les dislocations extrinsèques et leur mouvement consécutif le long du plan de joint. La cinétique de l'accommodation est confrontée ensuite avec les résultats expérimentaux. La cinétique de l'accommodation est contrôlée par la diffusion intergranulaire et constitue une propriété caractéristique d'un JG. Nos résultats expérimentaux récents concernant l'effet de la structure des JG et de leur composition chimique sur la cinétique de l'accommodation, ont été analysés du point de vue de leur influence sur les processus se produisant aux joints ainsi que de leur application pour la caractérisation du fonction de distribution des propriétés intergranulaires d'un polycristal. Le processus de l'accommodation est responsable de nombreux phénomènes d'une importance technologique, qui ont lieu aux JG et plus particulièrement dans les températures intermédiaires. Nous avons enfin suggéré des différentes possibilités d'une exploitation éventuelle des données concernant le phénomène de l'accommodation dans l'ingénierie des JG.

Abstract - The mobility of grain boundary (GB) dislocations is discussed in terms of the dissociation of lattice dislocations into extrinsic GB dislocations and subsequent spreading of the dissociation products along the boundary plane. The kinetics of spreading is analysed and compared with the experimental evidence. It is shown that the motion of EGBDs is controlled by the GB diffusion and is a definite, characteristic property of an individual interface. The new experimental results related to the dependence of spreading kinetics on a GB structure and chemical composition are analysed both from the point of view of its influence on the GB processes and of its utilization for the determination of the distribution function of GB character. Activation of the spreading process is responsible for many GB dependent phenomena of engineering importance, especially in the range of intermediate temperatures. The possible ways of exploiting the data concerning spreading in the design of GBs are shown.

1. INTRODUCTION

Under the influence of imposed constraints dislocations can be created in the grain boundary (GB) which don't belong to its equilibrium structure. These are usually called extrinsic grain boundary dislocations (EGBDs) [1] solely to distinguish them from the intrinsic or structural GBs (SGBDs) which accommodate the lattice misfit at interface being inherent constituent of GB structure [2,4]. Both the SGBD and EGBD possess the DSC Burgers vectors characteristic for given GB crystallography [5] but not necessarily of the same type. The distinction between SGBD and EGBD can be maintained only by the reference to the equilibrium structure of the boundary before EGBD appeared [6].

By definition the SGBD, being part of the equilibrium structure of GB cannot be responsible for any dislocation-controlled GB processes. The changes in GB structure or any processes occurring at GB as the annihilation and generation of lattice dislocations, GB sliding, GB migration or cavitation etc. must therefore be related to the processes of creation, motion, rearrangements and annihilation of EGBDs, which because of the small, non lattice Burgers vectors, are constrained to remain in the boundary when they move.

The EGBDs can be created in the pre-existing network of SGBDs by the



H. Garbacz
K. Konopka
M. Lewandowska
Z. Pakieła
M. Lewandowska
J. Kwieciński

Pamięć o osiągnięciach Profesora Maciej W. Grabskiego

Jak pielęgnujemy chronimy historyczny i naukowy wymiar Jego osiągnięć naukowych?

Co o Jego osiągnięciach i wkładzie w światowe metaloznawstwo fizyczne wiedzą nasi studenci, doktoranci, młodzi naukowcy?

Jak pielęgnujemy dorobek Profesorów S. Wojciechowskiego, A. Maciejnego, S. Gorzycy...?

Czy nie byłoby właściwym ustanowienie zwartego elektronicznego zasobu prac polskich metaloznawców?

Poczynając od osiągnięć J. Czochrańskiego?

Działalność publiczna Profesora

Przemiany polityczne w Polsce po 1989 roku otworzyły Mu drogę do działalności publicznej

W latach 1990-1994 w zespole ekspertów MEN działał

W kadencji 1991-1994 przewodniczył zespołowi Nauk Technicznych Komisji Badań Podstawowych KBN

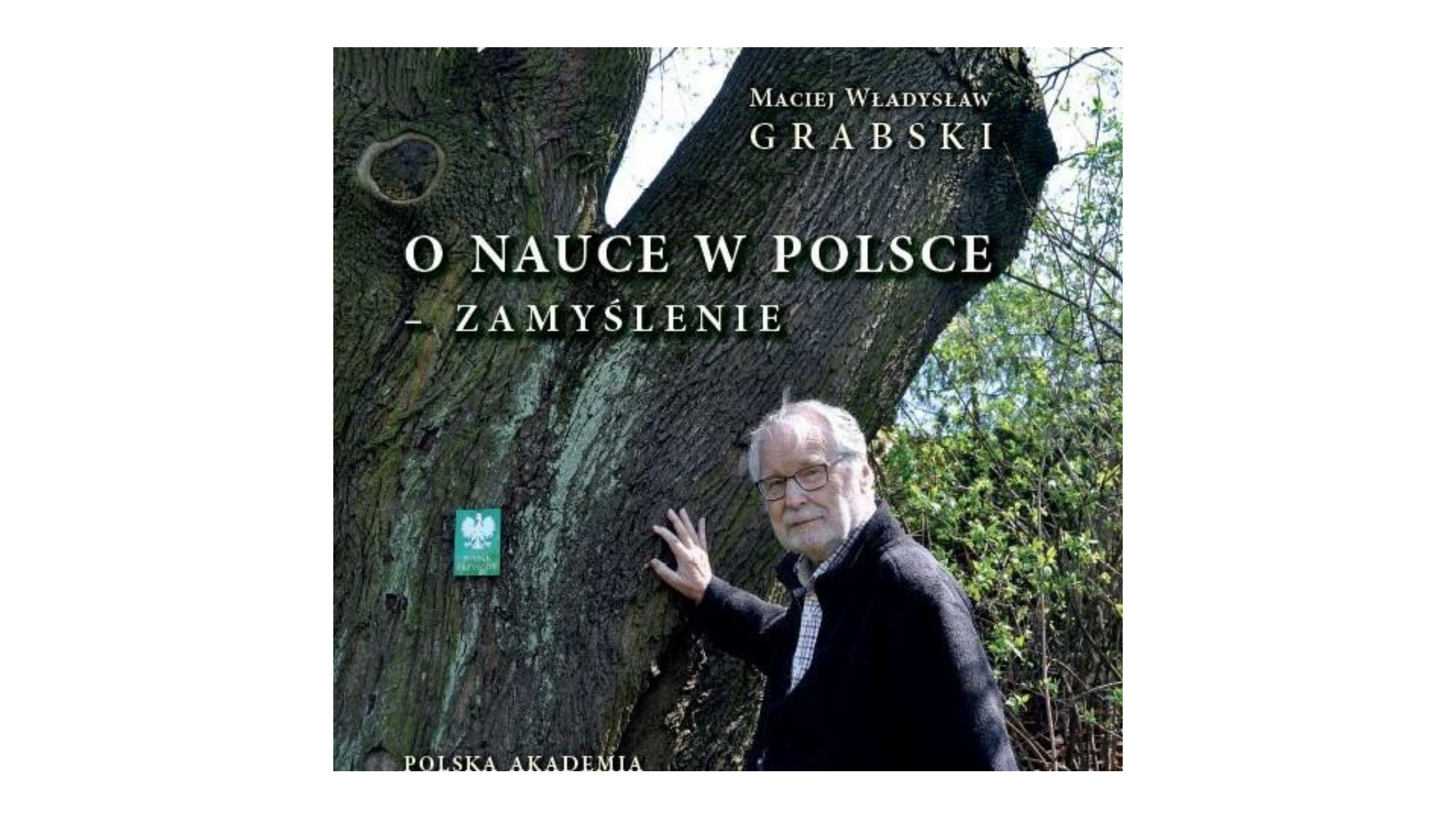
W kadencji 1994-1997 był wiceprzewodniczącym Komisji Badań Stosowanych KBN.

Działalność publiczna Profesora

- W latach 1992-2005 Prezes Zarządu Fundacji na rzecz Nauki Polskiej
- Fundacja pod Jego Zarządem stała się w pełni niezależną, apolityczną instytucją wspierającą badania naukowe w Polsce według najlepszych wzorów światowych
- Do 2012 roku członek Rady Fundacji,
- później członek honorowy Rady

Naukowy testament Profesora

„28 stycznia 2016 roku w siedzibie Fundacji na rzecz Nauki Polskiej odbyła się premiera książki wieloletniego prezesa Fundacji na rzecz Nauki Polskiej prof. Macieja W. Grabskiego pt. „O nauce w Polsce – zamyślenie” z udziałem wybitnych przedstawicieli polskiej nauki”



MACIEJ WŁADYSŁAW
GRABSKI

O NAUCE W POLSCE
- ZAMYŚLENIE



POLSKA AKADEMIA

W dyskusji na temat książki
i kondycji polskiej nauki
uczestniczyli między innymi
Profesorowie
Maciej Żylicz, prezes
Fundacji na rzecz Nauki
Polskiej,
Krzysztof J. Kurzydłowski,
Mirosława Marody
Andrzej Białas



Profesor zwraca w swojej książce uwagę, że kluczem do zapewnienia nauce przyszłości są trzy powiązane ze sobą sprawy:

- jakość,
- model kariery
- intelektualna oferta dla młodych

Po pierwsze musimy wydać walkę bylejakości. Obserwując zmiany, jakie od kilkudziesięciu lat zachodzą w polskiej nauce i szkolnictwie wyższym, możemy dostrzec ciągle obniżanie się kryterium jakości

Po drugie musimy zmienić dotychczasowy model kariery naukowej ...)
Okazało się, że nie jesteśmy przygotowani do stanowiącego istotę partnerskiej współpracy działania zespołowego (...).

Po trzecie wreszcie naszą troską musi być tworzenie intelektualnej oferty dla młodych

*Prawdziwy problem polega na tym, by garnący się do nauki
uzdolnieni młodzi ludzie znaleźli prawdziwych mistrzów, którzy
autorytetem, wiedzą i optymizmem potrafiliby ten zapał
ugruntować, wszczepiając wartości, które są dla nauki
najcenniejsze.*

***Dziękuję Ci Profesorze
Byłeś prawdziwym Mistrzem, Autorytetem
Byłeś także prawdziwym Przyjacielem***

*Grobowiec
Rodziny
GRABSKICH
na Warszawskich
Powązkach*

